T.C. YILDIZ TEKNİK ÜNİVERSİTESİ FEN BİLİMLERİ ENSTİTÜSÜ

Ti₂CoZ(Z=Al,Ga,In,Si,Ge,Sn,P,As,Sb) ve Ti₂Q(Q=Ti,V,Cr,Mn,Fe,Co,Ni,Cu,Zn)Si HEUSLER ALAŞIMLARININ ELEKTRONİK ve MANYETİK ÖZELLİKLERİNİN İNCELENMESİ

Kosta KARANİKOLA

YÜKSEK LİSANS TEZİ Fizik Anabilim Dalı Fizik Programı

Danışman Prof. Dr. Kemal ÖZDOĞAN

Ocak, 2023

T.C. YILDIZ TEKNİK ÜNİVERSİTESİ FEN BİLİMLERİ ENSTİTÜSÜ

Ti₂CoZ(Z=Al,Ga,In,Si,Ge,Sn,P,As,Sb) ve Ti₂Q(Q=Ti,V,Cr,Mn,Fe,Co,Ni,Cu,Zn)Si HEUSLER ALAŞIMLARININ ELEKTRONİK ve MANYETİK ÖZELLİKLERİNİN İNCELENMESİ

Kosta KARANİKOLA tarafından hazırlanan tez çalışması 27/01/2023 Tarihinde aşağıdaki jüri tarafından Yıldız Teknik Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü Fizik Anabilim Dalı, Fizik Programı YÜKSEK LİSANS TEZİ olarak kabul edilmiştir

Prof. Dr. Kemal ÖZDOĞAN Yıldız Teknik Üniversitesi Danışman

Jüri Üyeleri

Prof. Dr. Kemal ÖZDOĞAN, Danışman Yıldız Teknik Üniversitesi

Prof. Dr. Zeynel YALÇIN, Üye Yıldız Teknik Üniversitesi

Prof. Dr. Savaş BERBER, Üye Gebze Teknik Üniversitesi Danışmanım Prof. Dr. Kemal ÖZDOĞAN sorumluluğunda Yıldız Teknik Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsünün belirlediği kurallara uyarak Ti₂CoZ(Al,Ga,In,Si,Ge,SnP,As,Sb) ve Ti₂Q(Q=Ti,V,Cr,Mn,Fe,Co,Ni,Cu,Zn)Si Heusler Alaşımlarının Elektronik ve Manyetik Özelliklerinin İncelenmesi başlıklı bu çalışmada sunduğum bilgileri, verileri ve belgeleri akademik ve etik kurallar dahilinde kullandığımı, çarpıtma ve/veya sahtecilik yapmadığımı, bu tezde sunduğum çalışmanın özgün olduğunu, bildirir, aksi bir durumda aleyhime doğabilecek tüm hak kayıplarını kabullendiğimi beyan ederim.

Kosta KARANİKOLA

Bu tez çalışmasında önerileriyle ve katkılarıyla günün her anında bana yardımcı olan değerli ve saygıdeğer hocalarım Sayın Prof. Dr. Kemal ÖZDOĞAN ve Sayın Prof. Dr. Iosif GALANAKIS'e saygı ve teşekkürlerimi sunarım. Ayrıca çalışma sırasında FPLO programını bana öğreten ve programı kullanırken karşılaştığım sorunları çözen Sayın Prof. Dr. Kemal ÖZDOĞAN'a minnettarım.

Bu uzun ve zorlu süreçte hep yanımda olan ve her zaman bana inanan babam Sotiri KARANİKOLA ve annem Despina KARANİKOLA'ya ne kadar teşekkür etsem azdır.

Kosta KARANİKOLA

SİMGE LİSTESİ vii
KISALTMA LİSTESİ x
ŞEKİL LİSTESİ xi
TABLO LİSTESİ xvii
ÖZET xix
ABSTRACT xxi
1 GIRIŞ 1
1.1 Literatür Özeti1
1.2 Tezin Amacı2
1.3 Hipotez
2 GENEL BİLGİLER 4
2.1 Kristaller4
2.2 Heusler Alaşımların Yapısı8
2.3 Malzemelerin Manyetik Özellikleri11
2.3.1 Ferromanyetik Mazemelerde Yarı Metaliklik18
2.3.2 Tam Heusler Alaşımlarda Yarı Metalik Enerji Aralığının Kökeni21
2.3.3 Ters Heusler Alaşımlarda Yarı Metalikliğin Kökeni ve Slater-
-Pauling davranışı23
2.4 Elektronik Bant Yapısı27
3 YOĞUNLUK FONKSİYONELİ TEORİSİ 30
3.1 Çok Cisim Problemi32
3.2 Born-Oppenheimer Yöntemi33
3.3 Dalga Fonksiyonları Yaklaşımı34
3.3.1 Hartree Yöntemi34

3.3.2 Hartree-Fock Yöntemi	37
3.4 Yoğunluk Fonksiyoneli Yöntemleri	38
3.4.1 Thomas-Fermi Yaklaşımı	38
3.4.2 Hohenberg-Kohn Kuramsal Yaklaşımları	41
3.4.3 Khon-Sham Eşitlikleri	45
3.4.4 Değiş-Tokuş Korelasyon Fonksiyoneli	50
4 TAM POTANSİYEL YEREL ORBİTAL YÖNTEMİ	53
4.1 FPLO'nun Temelleri	55
4.1.1 Yerel Orbital Minimum Baz Fonksiyonları Metodu	55
4.1.2 Baz Fonskiyonlarının Optimizasyonu	58
4.1.3 Yoğunluk ve Potansiyelin Temsili	59
5 BULGULAR	61
5.1 Giriş	61
5.2 İncelenen Heusler Alaşımların L2 ₁ ve XA'daki Taban Durumları ve	
Manyetik Momentleri	62
5.3 İncelenen Heusler Alaşımlarının L 2_1 ve XA'daki Durum Yoğunluğu	
Eğrileri ve Elektronik Bant Yapıları	80
6 SONUÇ VE ÖNERİLER	115
KAYNAKÇA	117
TEZDEN ÜRETİLMİŞ YAYINLAR	1 2 4

α,β,γ	Açı simgeleri
п	Baş kuantum sayısı
Φ_{sL}	Baz fonksiyonları
$\Psi_{nk}(\mathbf{r})$	Bloch dalga fonksiyonu
°C	Celsius sıcaklığı
С	Curie katsayısı
M_j	Çekirdek kütlesi
Ψ	Dalga fonksiyonu
Φ_{sLv}	Değerlik durumlar
E_{xc}	Değiş-tokuş korelasyon enerjisi
Ħ	Dış manyetik alan vektörü
V _{eff}	Efektif potansiyel
-е	Elektron
T _{el}	Elektron kinetik enerjisi
r	Elektron konum vektörü
<i>M</i> _e	Elektron kütlesi
eV	Elektronvolt
σ	Elektron yoğunluğu toplamı
$\rho_{(r)}$	Elektronik yük yoğunluğu
V _{el-el}	Elektronlar arası potansiyel enerjisi
r _i	Elektronun spin koordinatı
<i>r_{NN}</i>	En yakın komşu mesafesi
k_F	Fermi dalga vektörü
E _F	Fermi enerjisi
Н	Hamiltonyen
V_H	Hartree potansiyeli
θ	Herhangi bir malzemenin sıcaklık bakımından sabiti
F_{HK}	Hohenberg-Kohn fonksiyoneli
<i>F_{HK}[ρ]</i>	Hohenberg-Kohn yoğunluk fonksiyoneli
t[ρ]	Homojen elektron gazı için sistemin kinetik enerji fonksiyoneli

\varOmega	İlkel birim hücrenin hacmi
ħ	İndirgenmiş Plank sabiti veya Dirac sabiti
Ŕ	İyon konum vektörü
Viyon	İyon potansiyeli
°K	Kelvin sıcaklığı
$ ilde{ ho}$	Keyfi yoğunluk
μ	Kimyasal potansiyel
Τ[ρ]	Kinetik enerji fonksiyoneli
$\Psi_m(r)$	Kohn-Sham spin orbitalleri
\vec{k}	Konum vektörü
V_R	Kor elektron itici potansiyeli
E _{sLc}	Kor özdeğerleri
Φ_{sLc}	Kordurumlar
В	Manyetik alan
X _m	Manyetik alınganlık
\vec{M}	Mıknatıslanma vektörü
Т	Mutlak sıcaklık
χ	Orantı sabiti
\vec{u}	Öteleme vektörü
Е	Özdeğer ifadesi
Ν	Parçacık sayısı
+Ze	Pozitif yüklü çekirdek numarası
Xo	Sıkıştırma parametresi
Ε	Sistemin Enerjisi
S	Spin açısal momentum kuantum sayısı
m_s	Spin açısal momentum manyetik kuantum sayısı
<i>m_i</i>	Spin durumu
X_2YZ	Tam Heusler kristal uzaysal yapı
$L2_1$	Tam-Heusler alaşımları yapısı
Ψ(r)	Tek elektron dalga fonksiyonu
XA	Ters Heusler kristal uzaysal yapı
Ti ₂ QZ	Titanyum temelli tam Heusler kristal uzaysal yapı

Ε[ρ]	Toplam enerji fonksiyoneli
$U_{nk}(\mathbf{r})$	Uzayda ilkel hücrenin periyodikliği fonksiyonu
XYZ	Yarı Heusler kristal uzaysal yapı
C1 _b	Yarı-Heusler alaşımları yapısı
Eg	Yasak enerji aralıkları
$V_{ext}(r)$	Yoğunluk fonksiyonel teorisinde dış potansiyel alan
V[ρ]	Yoğunluk potansiyeli
V[ρ] ℓ	Yoğunluk potansiyeli Yörünge açısal momentum kuantum sayısı
V[ρ] ℓ m _ℓ	Yoğunluk potansiyeli Yörünge açısal momentum kuantum sayısı Yörünge açısal momentum manyetik kuantum sayısı
V[ρ] ℓ $m_ℓ$ Z _a	Yoğunluk potansiyeli Yörünge açısal momentum kuantum sayısı Yörünge açısal momentum manyetik kuantum sayısı Yüklü çekirdekten kaynağını alan potansiyel

ix

KISALTMA LİSTESİ

AFM	Antiferromanyetik					
ASA	Augmented Spherical Approach (Artırılmış Küresel Yaklaşımı)					
atm	atmosfer					
bcc	Body-centered cubic (cisim merkezli kübik örgü)					
BEB	Blackman-Esterling-Berk					
CPA	Coherent Potential Approach (Koherent Potansiyel Yaklaşımı)					
DFT	Density Functional Theory (Yoğunluk Fonksiyonel Teorisi)					
DOS	Density of states (Durum Yoğunluğu)					
eV	elektroVolt					
fcc	face-centered cubic (yüzey merkezli kübik örgü)					
FiM	Ferrimanyetik					
FM	Ferromanyetik					
FPLO	Full Potential Local Orbital (Tam Potansiyel Yerel Orbital)					
GGAs	Generalized Gradient Approaches (Genelleştirilmiş Gradiyen					
	Yaklaşımı)					
HF	Hartree-Fock					
HC	Hysteresis Coercivity					
KKR	Koringe-Kohn-Rostoker					
LCAO	Linear Composition of Atomic Orbitals (Atomik Orbitallerin					
	Doğrusal kompozisyonu)					
LDA	Local Density Approximation					
LSDA	Local Spin Density Approximation					
MH	Magnetic Hysteresis					
MR	Magnetic Retentivity (Manyetik Kalıcılık)					
MS	Mgnetic Saturation (Manyetik Doygunluk)					
MT	Muffin-Tin					
NM	Nonmanyetik					
SP	Slater-Pauling					
TF	Thomas-Fermi					
TFD	Thomas-Fermi-Dirac					
YFT	Yoğunluk Fonksiyoneli Teorisi					
Y.Y.Y.	Yerel Yoğunluk Yaklaşımı					

ŞEKİL LİSTESİ

Şekil 2.1	Yedi Kristal Yapı ve Ondört Bravais Örgü [88] 5
Şekil 2.2	(a)Bir örgü noktası seçilir ve öteleme vektörü denilen doğru parçasıyla
	en yakın noktalar birleştirilir.(b) Oluşturulan bütün doğru parçalarına
	orta dikmeler çizilir. (c) Meydana gelen küçük geometrik alan
	Wigner-Seitz hücresini belirtir [24,26]6
Şekil 2.3	Sembolik Wigner-Seitz hücreleri: a ve b cisim merkezli (bcc) yapı. c
	ve d Yüzey Merkezli (fcc) yapı sembolize edilmiştir [26]7
Şekil 2.4	Heusler Alaşımlarında Kullanılan Elementler[38] 9
Şekil 2.5	a-Tam Heusler b-Yarı Heusler c-Ters Heusler d-Dörtlü Heusler [35]
Şekil 2.6	Diyamanyetik bir malzemenin manyetizma alanının bölgesinde ve
	Alansız bölgede çift kutup dizilimi [44] 12
Şekil 2.7	Paramanyetik malzemenin harici manyetizma alanının etkisinde ve
	etki dışında çift kutup dizilimi [44] 12
Şekil 2.8	Ferromanyetik olan bir malzemenin mıknatıslanma halinin sıcaklık
	durumuna göre gösterdiği farklılık [43] 14
Şekil 2.9	Ferromanyetik maddenin harici manyetizasyon alanının olması
	durumunda bile korunan çift kutup dizilimi [44] 15
Şekil 2.10	Domain bölgeleri ve sınırları olan duvarlar [43] 16
Şekil 2.11	Ferromanyetik malzemenin mıknatıslanması veya histerezis ilmeği
	[43]
Şekil 2.12	Antiferromanyetik durum: 1a-B=0 durumunda spinler örgüleri, 2b-
	$M(H)$, 3c- χ – 1(T) [49]
Şekil 2.13	Ferrimanyetik durum: 1a-B=0 durumunda spinler örgüleri, 2b-
	Manyetik eğri durumu, $3c-1/\chi$ 'nin sıcaklık değişmesi hali, 4d-
	manyetik durumun sıcaklığa bağlı değişimi[49] 18
Şekil 2.14	Metaliklik, yarı-metaliklik ve yarıiletkenlik alaşımların yoğunluk
	durumu [35] 19

- Şekil 2.17 Katıdaki elektronların bant yapıları ve yasaklı enerji aralıkları [56].27
- Şekil 2.19 Dolaylı ve doğrudan bant yapıları [89] 29

- **Şekil 5.4** Ti₂CoGa alaşımının L2₁ XA temel durum karşılaştırma grafiği 64
- **Şekil 5.6** Ti₂CoIn alaşımının L2₁ XA temel durum karşılaştırma grafiği 65
- **Şekil 5.8** Ti₂CoSi alaşımının L2₁ XA temel durum karşılaştırma grafiği 66
- **Şekil 5.10** Ti₂CoGe alaşımının L2₁ XA temel durum karşılaştırma grafiği 67
- **Şekil 5.12** Ti₂CoSn alaşımının L2₁ XA temel durum karşılaştırma grafiği 68

Şekil 5.13	L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ CoP alaşımının toplam enerji – örgü sabit
	grafikleri
Şekil 5.14	Ti_2CoP alaşımının $L2_1$ – XA temel durum karşılaştırma grafiği 69
Şekil 5.15	$L2_{1}$ ve XA yapıda Ti_2CoAs alaşımının toplam enerji – örgü sabiti
	grafikleri
Şekil 5.16	Ti ₂ CoAs alaşımının L2 ₁ – XA temel durum karşılaştırma grafiği 70
Şekil 5.17	$L2_{\scriptscriptstyle 1}$ ve XA yapıda Ti_2CoSb alaşımını toplam enerji – örgü sabit
	grafikleri
Şekil 5.18	Ti ₂ CoSb alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 71
Şekil 5.19	L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ TiSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti
	grafikleri
Şekil 5.20	Ti ₂ TiSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 72
Şekil 5.21	$L2_1$ ve XA yapıda Ti ₂ VSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti
	grafikleri
Şekil 5.22	Ti ₂ VSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 73
Şekil 5.23	$L2_1$ ve XA yapıda Ti ₂ CrSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti
	grafikleri
Şekil 5.24	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74
Şekil 5.24 Şekil 5.25	Ti_2CrSi alaşımının $L2_1 - XA$ taban durum karşılaştırma grafiği 74 $L2_1$ ve XA yapıda Ti_2MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit
Şekil 5.24 Şekil 5.25	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri
Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26	Ti_2CrSi alaşımının $L2_1 - XA$ taban durum karşılaştırma grafiği74 $L2_1$ ve XA yapıda Ti_2MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabitgrafikleri75 Ti_2MnSi alaşımının $L2_1 - XA$ taban durum karşılaştırma grafiği 75
Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26 Şekil 5.27	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri
Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26 Şekil 5.27	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri
 Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26 Şekil 5.27 Şekil 5.28 	Ti2CrSi alaşımının L21 – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74L21 ve XA yapıdaTi2MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabitgrafikleri
 Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26 Şekil 5.27 Şekil 5.28 Şekil 5.29 	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri
Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26 Şekil 5.27 Şekil 5.28 Şekil 5.29	Ti2CrSi alaşımının L21 – XA taban durum karşılaştırma grafiği
 Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26 Şekil 5.27 Şekil 5.28 Şekil 5.29 Şekil 5.30 	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri
 Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26 Şekil 5.27 Şekil 5.28 Şekil 5.29 Şekil 5.30 Şekil 5.31 	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri
 Şekil 5.24 Şekil 5.25 Şekil 5.26 Şekil 5.27 Şekil 5.28 Şekil 5.29 Şekil 5.30 Şekil 5.31 	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri
 Şekil 5.24 Şekil 5.26 Şekil 5.27 Şekil 5.28 Şekil 5.29 Şekil 5.30 Şekil 5.31 Şekil 5.32 	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri
 Şekil 5.24 Şekil 5.26 Şekil 5.27 Şekil 5.28 Şekil 5.29 Şekil 5.30 Şekil 5.31 Şekil 5.32 Şekil 5.32 	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği 74 L2 ₁ ve XA yapıda Ti ₂ MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri

Şekil 5.34	Ti_2ZnSi alaşımının $L2_1$ – XA taban durum karşılaştırma grafiği	79
Şekil 5.35	${ m Ti}_2{ m CoAl}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	81
Şekil 5.36	${ m Ti}_2{ m CoAl}$ alaşımının L2 $_1$ yapısındaki Bant grafiği	81
Şekil 5.37	${ m Ti}_2{ m CoGa}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	82
Şekil 5.38	${ m Ti}_2{ m CoGa}$ alaşımının L21 yapısındaki Bant grafiği	82
Şekil 5.39	${ m Ti}_2{ m CoIn}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	83
Şekil 5.40	${\rm Ti_2CoIn}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki Bant grafiği	83
Şekil 5.41	${ m Ti}_2{ m CoSi}$ alaşımının L21 yapısındaki DOS grafiği	84
Şekil 5.42	${ m Ti}_2{ m CoSi}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki Bant grafiği	84
Şekil 5.43	${ m Ti}_2{ m CoGe}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	85
Şekil 5.44	${\rm Ti_2CoGe}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki Bant grafiği	85
Şekil 5.45	Ti_2CoSn alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	86
Şekil 5.46	${\rm Ti_2CoSn}$ alaşımının L21 yapısındaki Bant grafiği	86
Şekil 5.47	Ti ₂ CoP alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	87
Şekil 5.48	Ti ₂ CoP alaşımının L2 ₁ yapısındaki Bant grafiği	87
Şekil 5.49	${ m Ti}_2{ m CoAs}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	88
Şekil 5.50	Ti_2CoAs alaşımının L2 ₁ yapısındaki Bant grafiği	88
Şekil 5.51	${ m Ti}_2{ m CoSb}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	89
Şekil 5.52	${ m Ti}_2{ m CoSb}$ alaşımının L21 yapısındaki Bant grafiği	89
Şekil 5.53	Ti ₂ TiSi alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	90
Şekil 5.54	Ti ₂ TiSi alaşımının L2 ₁ yapısındaki Bant grafiği	90
Şekil 5.55	Ti ₂ VSi alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	91
Şekil 5.56	Ti ₂ VSi alaşımının L2 ₁ yapısındaki Bant grafiği	91
Şekil 5.57	Ti ₂ CrSi alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	92
Şekil 5.58	${ m Ti}_2{ m CrSi}$ alaşımının L2, yapısındaki Bant grafiği	92
Şekil 5.59	${ m Ti}_2{ m MnSi}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	93
Şekil 5.60	${ m Ti}_2{ m MnSi}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki Bant grafiği	93
Şekil 5.61	${\rm Ti_2}$ FeSi alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	94
Şekil 5.62	${\sf Ti}_2{\sf FeSi}$ alaşımının L21 yapısındaki Bant grafiği	94
Şekil 5.63	Ti ₂ NiSi alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	95
Şekil 5.64	${ m Ti}_2{ m NiSi}$ alaşımının L21 yapısındaki Bant grafiği	95
Şekil 5.65	Ti $_2$ CuSi alaşımının L2 $_1$ yapısındaki DOS grafiği	96

Şekil 5.66	Ti $_2$ CuSi alaşımının L2 $_1$ yapısındaki Bant grafiği	96
Şekil 5.67	${ m Ti}_2{ m ZnSi}$ alaşımının L2 ₁ yapısındaki DOS grafiği	97
Şekil 5.68	Ti $_2$ ZnSi alaşımının L2 $_1$ yapısındaki Bant grafiği	97
Şekil 5.69	${\rm Ti}_2{ m CoAl}$ alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	98
Şekil 5.70	${\rm Ti}_2{ m CoAl}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	98
Şekil 5.71	Ti ₂ CoGa alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	99
Şekil 5.72	${\rm Ti}_2{ m CoGa}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	99
Şekil 5.73	Ti ₂ CoIn alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	100
Şekil 5.74	${\rm Ti}_2{\rm CoIn}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	100
Şekil 5.75	${\rm Ti}_2{\rm CoSi}$ alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	101
Şekil 5.76	${\rm Ti}_2{\rm CoSi}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	101
Şekil 5.77	${\rm Ti}_2{\rm CoGe}$ alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	102
Şekil 5.78	Ti2CoGe alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	102
Şekil 5.79	${\rm Ti}_2{\rm CoSn}$ alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	103
Şekil 5.80	${\rm Ti}_2{\rm CoSn}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	103
Şekil 5.81	${\rm Ti}_2{\rm CoP}$ alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	104
Şekil 5.82	${\rm Ti}_2{\rm CoP}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	104
Şekil 5.83	Ti $_2$ CoAs alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	105
Şekil 5.84	${\rm Ti}_2{\rm CoAs}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	105
Şekil 5.85	${\rm Ti}_2{\rm CoSb}$ alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	106
Şekil 5.86	${\rm Ti}_2{\rm CoSb}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	106
Şekil 5.87	Ti $_2$ TiSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	107
Şekil 5.88	Ti $_2$ TiSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	107
Şekil 5.89	Ti $_2$ VSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	108
Şekil 5.90	${\rm Ti_2VSi}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	108
Şekil 5.91	Ti $_2$ CrSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	109
Şekil 5.92	Ti $_2$ CrSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	109
Şekil 5.93	${\rm Ti}_2{\rm MnSi}$ alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	110
Şekil 5.94	${\rm Ti}_2{\rm MnSi}$ alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	110
Şekil 5.95	Ti $_2$ FeSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	111
Şekil 5.96	Ti $_2$ FeSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği	111
Şekil 5.97	Ti ₂ NiSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği	112

Şekil	5.98	Ti ₂ NiSi a	alaşımının X	KA yapısındaki	Bant gra	fiği		112
Şekil !	5.99	Ti ₂ CuSi	alaşımının 2	XA yapısındak	i DOS gra	ıfiği	•••••	113
Şekil !	5.100	Ti ₂ CuSi	alaşımının 2	XA yapısındak	i Bant gra	afiği	•••••	113
Şekil !	5.101	Ti ₂ ZnSi	alaşımının X	XA yapısındak	i DOS gra	ıfiği	•••••	114
Şekil !	5.102	Ti ₂ ZnSi	alaşımının X	XA yapısındak	i Bant gr	afiği		114



TABLO LİSTESİ

- Tablo 2.1 Manyetiklik alınganlık hali (1 atm, 20 °C şartlarında) [45]. 13
- Tablo 5.1L21 ve XA Ti2CoAl alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 63
- Tablo 5.2L21 ve XA Ti2CoGa alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 64
- Tablo 5.3L21 ve XA Ti2CoIn alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 65
- **Tablo 5.4** L2₁ ve XA Ti₂CoSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik momentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 66
- Tablo 5.5L21 ve XA Ti2CoGe alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 67
- Tablo 5.6L21 ve XA Ti2CoSn alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 68
- Tablo 5.7L21 ve XA Ti2CoP alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 69
- Tablo 5.8L21 ve XA Ti2CoAs alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 70
- Tablo 5.9L21 ve XA Ti2CoSb alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 71
- Tablo 5.10 L21 ve XA Ti2TiSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 72
- **Tablo 5.11** L21 ve XA Ti2VSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 73
- Tablo 5.12 L21 ve XA Ti2CrSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 74
- Tablo 5.13L21 ve XA Ti2MnSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 75
- **Tablo 5.14** L2₁ ve XA Ti₂FeSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik momentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 76

- **Tablo 5.15** L21 ve XA Ti2NiSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 77
- **Tablo 5.16** L2₁ ve XA Ti₂CuSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik momentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 78
- **Tablo 5.17** L21 ve XA Ti2ZnSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetikmomentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri 79



Ti₂CoZ(Z=Al,Ga,In,Si, Ge,Sn,P,As,Sb) ve Ti₂Q(Q=Ti,V,Cr,Mn,Fe,Co,Ni,Cu,Zn)Si Heusler Alaşımlarının Elektronik ve Manyetik Özelliklerinin İncelenmesi

Kosta KARANİKOLA

Fizik Anabilim Dalı

Yüksek Lisans Tezi

Danışman : Prof. Dr. Kemal ÖZDOĞAN

1903 senesinde mühendis ve kimyacı Friedrich Heusler, Cu₂MnAl alaşımının ferromanyetik özelliği olduğunu keşfetti. Daha sonra benzer alaşımlar keşfedildi. Bu elementler tek başına ferromanyetik olmadığı halde, alaşım halinde yarı metal ve ferromanyetiktir. 1934'te Heusler, Cu₂MnAl alaşımında bulunan Mn atomlarının X-ışınları ile konfigürasyonunu belirledi. 1983 yılında Groot ve ekibi ilk defa yarı metal ifadesini kullandı ve daha sonra Japon araştırmacılar 1990' lı yıllarda bu malzemelerin yarı metal özelliğini kanıtladı. X₂YZ formu Tam Heusler olarak adlandırılır ve kristal yapısı L2₁ tipindedir. XYZ formu yarı Heusler olarak adlandırılır ve kristal yapısı C1_b tipindedir. X elementi ile Y elementi d orbital elektronuna sahip geçiş metalleri, Z ise sp orbital elektronuna sahip ana grupta bulunan IIIA, IVA ve VA elementleridir. Bu ferromanyetik olmayan elementlerle elde edilen manyetik alaşımların, farklı termal, elektriksel ve manyetik özellikler göstermeleri sebebiyle araştırmacıların ilgisini çekmiştir. Bu özelliklerde çok fazla element olması nedeniyle çok farklı Heusler alaşımı oluşturulabilir. Bu tezde, alaşımlarla ilgili temel bilgiler verilmiştir. Daha sonra Yoğunluk Fonksiyonel Teorisi hakkında ayrıntılı bilgi verilmiş ve bu teoride kullanılan farklı yöntemler anlatılmıştır. Bu çalışmada Heusler bileşiklerinin L2₁ ve XA yapılarının elektronik ve manyetik özelliklerinin teorik olarak incelenmesi, ab-initio FPLO yöntemi kullanılarak gerçekleştirilmiştir. Hesaplamalar, değişim korelasyon potansiyeline genelleştirilmiş gradyan yaklaşımı (GGA) kullanılarak yapıldı. Başlangıçta temel durumu belirledik. Çeşitli manyetik fazları (ferromanyetik, antiferromanyetik, manyetik olmayan ve birkaç olası ferrimanyetik konfigürasyon) varsayarak hem L2₁ yapısı hem de XA yapısıı için örgü sabitinin bir fonksiyonu olarak toplam enerji hesaplamaları yaptık. Bu çerçevede Ti₂QZ temelli tam Heusler ve ters Heusler alaşımlarının, herbirinin ayrı ayrı taban durum hali yani en düşük enerji seviyeleri, ayrıca tam Heusler ve ters Heusler alaşımlarının birbiriyle kıyaslamalı taban durum hali yani en düşük enerji seviyeleri araştırıldı.

Anahtar Kelimeler: Heusler Alaşımlar, manyetik özellikler, elektronik bant yapısı, FPLO, GGA

YILDIZ TEKNİK ÜNİVERSİTESİ FEN BİLİMLERİ ENSTİTÜSÜ

Investigation of Electronic and Magnetic Properties of Ti2CoZ(Z=Al,Ga,In,Si, Ge,Sn,P,As,Sb) ve Ti2Q(Q=Ti,V,Cr,Mn,Fe,Co,Ni,Cu,Zn)Si Heusler Alloys

Kosta KARANİKOLA

Department of Physics Master of Science Thesis

Supervisor: Prof. Dr. Kemal OZDOGAN

In 1903, the German mining engineer and chemist Friedrich Heusler discovered that the Cu_2MnAl alloy has ferromagnetic properties. Later similar alloys were discovered. Although these elements are not ferromagnetic per se, they are semimetal and ferromagnetic in alloy form. In 1934, Heusler determined the configuration of Mn atoms in the Cu_2MnAl alloy with X-rays. In 1983, Groot and his team used the term semi metal for the first time, and then Japanese researchers proved the semi metal properties of these materials in the 1990s. Crystal with X_2YZ spatial structure is called full Heusler, XYZ form is called semi Heusler, and is identified by $L2_1$ and $C1_b$, respectively. Elements X and Y are transition metals with d electrons and element Z is the base group metal with sp electrons. Magnetic alloys obtained with these non-ferromagnetic elements have attracted the

attention of researchers because they show different thermal, electrical and magnetic properties. Because there are so many elements with these properties, many different Heusler alloys can be formed. In this thesis, preliminary basic information about alloys is given. Then, detailed information about Density Functional Theory is given and different methods used in this theory are explained. In this study, a theoretical investigation of the electronic and magnetic properties of the L21 and XA structures Heusler compounds was carried out using the ab-initio FPLO method. Calculations were performed using the generalized gradient approximation (GGA) to the exchange-correlation potential. Initially, we determined the ground state. We performed total energy calculations as a function of the lattice constant for both L21 and XA structures assuming several magnetic phases (ferromagnetic, antiferromagnetic, nonmagnetic and several possible ferrimagnetic configurations). In this context, the stable equilibrium state of Ti₂QZ based full Heusler and reverse Heusler alloys, ie the lowest energy levels of each, has been investigated separately. In addition, full Heusler and reverse Heusler alloys were compared with each other to investigate the stable equilibrium state, that is, the lowest energy levels.

Keywords: Heusler Compounds, magnetic properties, electronic band structure, FPLO, GGA

YILDIZ TECHNICAL UNIVERSITY

GRADUATE SCHOOL OF SCIENCE AND ENGINEERING

1 Giriş

1.1 Literatür Özeti

1903 senesinde mühendis ve kimyacı Friedrich Heusler, Cu₂MnAl alaşımının ferromanyetik özelliği olduğunu keşfetti. Daha sonra benzer alaşımlar onun adı ile isimlendirildi[1,2]. Bu elementler tek başına ferromanyetik olmadığı halde, alaşım halinde yarı metal ve ferromanyetiktir. Heusler alaşımların ilki, dört adet fcc bileşenden meydana gelen L2₁ grubunda tespit edildi. Daha sonra dört adet fcc bileşenin birini hariç bırakarak C1_b grubunda bulunan yarı Heusler bileşiklerin meydana geldiği gözlendi [3,4]. 1928 yılında Potter Cu₂MnAl Heusler alaşımının X-ışınları ile Cu-Mn-Al yapısının bir fcc örgüsünden oluştuğunu belirledi [5]. 1934 senesinde Heusler, Cu₂MnAl alaşımında bulunan Mn atomlarının X-ışınları ile konfigürasyonu belirledi [6]. 1983 yılında Groot ve ekibi, NiMnSb yarı Heusler alaşımını kullandı ve ilk defa yarı metal ifadesi kullanıldı [7]. Daha sonra Japon araştırmacılar 1990' lı yıllarda bu materyellerin yarı metal özelliğini kanıtladı [8,9].

Zinc-blend yapıdaki (ZnS) kalkojenlerde ve ikili geçiş metallerde de yarı metal özellikler gözlenir [10]. Heusler alaşımlarının yüksek Curie sıcaklıkları ve Zincblend yapısıyla olan benzerlikleri vardır.

 X_2YZ formu Tam Heusler olarak adlandırılır ve kristal yapısı $L2_1$ tipindedir. XYZ formu yarı Heusler olarak adlandırılır ve kristal yapısı $C1_b$ tipindedir [11]. Spin durumlarından bir tanesi metalik özellikteyken diğeri yarıiletken veya yalıtkan özelliktedir. Heusler alaşımlar genellikle spin polarize halindedir. Bu halleriyle manyetik özellik gösteren yarı metalik alaşımlar sınıfında yer bulurlar. Bu ferromanyetik olmayan elementlerle elde edilen manyetik alaşımların, farklı termal ve elektriksel özellikler göstermeleri sebebiyle araştırmacıların ilgisini çekmiştir. Bu özelliklerde çok fazla element olması nedeniyle çok farklı Heusler alaşımı oluşturulabilir. Heusler tipi alaşımlar araştırıldıkça ters Heusler tipi malzemeler de geliştirildi. Ters Heusler veya XA yapısı $L2_1$ de X elementlerinden bir tanesinin, Y yahut Z elementi ile yer değiştirilmesi ile oluşturulur. Dörtlü Heusler alaşımları da vardır [3].

Heusler alaşımlarının ferromanyetik özellikleri nedeniyle manyetik elektronik ve spintronik aygıtlarda ideal uygulama alanı bulurlar. Bunun dışında yüksek Curie sıcaklığına sahip olmaları nedeniyle ve yarımetalik olmaları nedeniyle birçok elektronik cihazda kullanılırlar [12,13]. Ayrıca manyetik şekil hafıza etkileri nedeniyle ısıl işlemi ile gerçek şekline ve boyutuna dönebildikleri için yangın güvenlik valfi sensörleri gibi uygulamalarda kullanılırlar [14,15]. Ek olarak süper iletkenlik gibi uygulamalarda yer alırlar [16].

1.2 Tezin Amacı

Heusler alaşımlarının geniş kullanım alanları olmakla beraber tüm alaşım çeşitlerini ve hangi özellikleri olduğunu belirlemek kolay değildir. Bu malzemeleri hızlı ve güvenilir bir yöntemle incelemek gerekir. Herhangi bir deneysel parametreye ihtiyaç duymadan kullanılan ab-initio hesaplamaları zorluk ve maliyet içermez ve malzemelerin termodinamik, mekanik, yapısal, titreşim, elektronik özellikleri hakkında oldukça yeterli bilgi sağlar. Ab-initio hesaplamalar yoğunluk fonksiyonel teorisine dayalı programlarla gerçekleştirilir [17]. Yoğunluk fonksiyonel teorisi (DFT), atom ve moleküllerden oluşan kristaller gibi çok cisimli oluşumların taban elektronik yapısını inceleyen bir teoridir. Çok elektronlu bir yapının özellikleri konuma bağlı elektron yoğunluğundan faydalanarak ortaya çıkarılabilir, DFT ismi buradan gelir [18].

Bu tezde, alaşımlarla ilgili temel bilgiler verilmiştir. Daha sonra Yoğunluk Fonksiyonel Teorisi hakkında bilgi verilmiş ve bu teoride kullanılan farklı yöntemler anlatılmıştır.

1.3 Hipotez

Bu çalışmada FPLO (tam potansiyel yerel orbital minimum temel seviye) bilgi işlem kodu kullanılarak Ti₂QZ temelli tam Heusler ve ters Heusler alaşımlarının,

herbirinin ayrı ayrı taban durum hali yani en düşük enerji seviyeleri, ayrıca tam Heusler ve ters Heusler alaşımlarının birbiriyle kıyaslamalı taban durum hali yani en düşük enerji seviyeleri teorik olarak araştırılacaktır. İncelenen Heusler alaşımının bileşenlerinin herbiri için ilk manyetik moment değerleri girilecek ve hesaplamalar sonucunda manyetizma türleri arasında, taban durumunda olan tespit edilecektir.

Bu çalışmada Ti₂CoZ(Z=Al,Ga,In,Si,Ge,Sn,P,As,Sb) ve TiQ(Q=Ti,V,Cr,Mn,Fe,Co Ni,Cu,Zn)Si Heusler alaşımlarının kristal yapıları L2₁ ve XA tipinde incelenecektir.

2.1 Kristaller

Katı maddelerin atomları birbirlerine göre tekrarlı bir düzen içinde kristalleri oluşturur. Diğer bir ifade ile atomların üç boyutlu ve belli düzende sıralanmasıyla kristaller oluşur [19, 20-22]. Atom noktaları üç boyutta işaretlendiğinde tekrarlı nokta kümelerinden meydana gelen bir örgü sistemi oluşur. Kristalde "baz" olarak ifade edilen birbirinin aynısı olan atom veya moleküller örgü noktalarına eşlik ederler. Bu örgüye kristal örgüsü denir [23]. Örgü oluşturan nokta kümelerinin tekrarlı olabilmesi, onları tanımlayabilecek olan birim hücre denilen basit geometrilere indirger. Kristal örgünün üç boyutu, \vec{u}_1 \vec{u}_2 , \vec{u}_3 gibi öteleme vektörleri ile ifade edilebilir. Bu durumda \vec{k} konumu olan belli atomdan bakıldığında örgü nasıl görünüyorsa, \vec{k}' konumda bakıldığında da aynıdır. Bu durumda konum vektörü,

$$\vec{k}' = \vec{k} (n_1 \vec{u}_1 + n_2 \vec{u}_2 + n_3 \vec{u}_3)$$
(2.1)

olarak gösterilir ve \vec{k} noktaları örgü kümeleridir. Burada ($n_1\vec{u}_1 + n_2\vec{u}_2 + n_3\vec{u}_3$) öteleme vektörleri, n_1, n_2 , n_3 tam sayılardır [20]. Kristal sistemler tekrarlayan ötelemelerle örgü oluştururlar. Kusursuz bir kristal, uzayda sonsuz diziliş halinde özdeş atomlardan veya atom gruplarından meyana gelir. Bu oluşumların en küçük hacimli kısmı birim hücre olarak adlandırılır ve tüm kristalin geometrik özelliklerini içerir. Bu oluşumun eksenleri ve üç boyutu

 $(\vec{u}_1, \vec{u}_2 \text{ ve } \vec{u}_3)$ arasında açılar (α , β , γ) olarak bakılırsa, kristal yapılar yedi grup meydana getirir. Oluşan yedi hücrenin farklı konumlarında başka yedi nokta daha bulunması ile Bravais örgüsü denilen ondört noktalı bir örgü oluşur [23,24].



Şekil 2.1 Yedi Kristal Yapı ve Ondört Bravais Örgü [88]

 \vec{u}_1 , \vec{u}_2 ve \vec{u}_3 ilkel eksenli olarak belirtilen paralel kenarlı prizma ilkel hücre adını alır.

Bu hücre, öteleme işleminin tekrarlanmasıyla bütün uzayı kapsar ve aynı zamanda minimum hacimlidir. Bu hacim aşağıdaki gibi gösterilebilir.[24].

$$\Omega = \left| \left(\vec{u}_1 \cdot \left(\ \vec{u}_2 \times \vec{u}_3 \right) \right| \tag{2.2}$$

Wigner-Seitz hücresi en çok kullanılan ilkel hücredir. Bu birim hücre, seçilen herhangi bir örgü noktasının diğerleriyle birleştiren öteleme vektörü denilen doğru parçalarının ortasından geçen dik düzlemlerin sınırladırdığı çok yüzlü alan olarak belirlenir [25]. İki boyutlu olarak Wigner-Seitz hücresini nasıl olduğu şekil 2.2 de gösteriliyor [26].



Şekil 2.2 (a) Bir örgü noktası seçilir ve öteleme vektörü denilen doğru parçasıyla en yakın noktalar birleştirilir. (b) Oluşturulan bütün doğru parçalarına orta dikmeler çizilir. (c) Meydana gelen küçük geometrik alan Wigner-Seitz hücresini belirtir [24,26].

Yukarda iki boyutlu oluşumu anlatılan Wigner-Seitz hücresi üç boyutlu olarak da aynı mantıkla oluşur. Orta dikmeler düzlem olarak üç boyutlu Wigner-Seitz hücresini meydana getirir. Bu haliyle özel tek hücre ve ilkel öteleme seçimlerinden ayrı olması ve Bravais örgününde bütün simetri özelliklerini barındırması nedeniyle hesaplamalarda çok yararlıdır.



Şekil 2.3 Sembolik Wigner-Seitz hücreleri: a ve b cisim merkezli (bcc) yapı. c ve d Yüzey Merkezli (fcc) yapı sembolize edilmiştir [26].

Bilgisayar programında kullanmak için uygun bağıntılar oluşturma açısından, ilkel vektör paketi $u_{ij} = (ui)j$ gibi bir kare matrisle belirtilebilir. Bütün ilkel birim hücreleri eşit hacimde olmalıdır, çünkü bu özelliği olan hücre ötelenmesi bütün boşluğu doldurmaktadır. Hacminin belirtilmesi bakımından en iyi seçim, ilkel vektörlerin oluşturduğu paralel yüzleri olan bir birim hücredir. Eğer $\Omega_{hücre}$, l boyutunda bir hacim olarak belirtilirse (l uzunluk boyutu olarak)

$$\Omega_{h\ddot{u}cre} = |\vec{u}_1|, (l=1); |\vec{u}_1 x \vec{u}_2|, (l=2); |\vec{u}_1 . (\vec{u}_2 x \vec{u}_3)|, (l=3)$$
(2.3)

olabilir [27]. Bu durumda herhangi bir boyutta, matrisin determinantı şeklinde belirtilebilir:

$$\Omega_{\text{hücre}} = \det(u) = |u| \tag{2.4}$$

2.2 Heusler Alaşımlarının Yapısı

Heusler alaşımlar genel olarak X₂YZ formülü ile ifade edilen üçlü alaşımlardır. X ve Y genel olarak periyodik tablonun d elektrona sahip geçiş metallerinden, Z de sp elektrona sahip ana grup metallerinden oluşmaktadır [28]. Bu alaşımların ilki dört adet fcc bileşenden meydana gelen L2₁ yapısında tespit edildi. Daha sonra dört adet fcc bileşenin birini hariç bırakarak C1_b yapısında bulunan yarı Heusler bileşiklerin meydana geldiği gözlendi. Bundan dolayı, L2₁ fazında bulunanlar tam Heusler adını alır. Araştırmalar devam ettikçe bu oluşumlara ters ve dörtlü Heusler şeklinde olanlar da ilave oldu. Ters Heusler olanlar, L2₁ yapısında olan tam Heusler kompozisyonu olanlardan X elementlerinden bir tanesinin, Y veya Z elementi ile konumunun değiştirilmesiyle XA yapısında (X₂YZ) oluşturulur. Bunun dışında başka bir Heusler tipi malzeme, dörtlü Heusler olarak ifade edilen ve XX'YZ kimyasal formülüyle belirtilir. Dörtlü Heuslerde X, X' ve Y atomları periyodik tablonun geçiş metali grubunda bulunur, Z atomları ise periyodik tablonun ana grup atomudur [29]. Dörtlü Heusler kompozisyonunda olan alaşımlar için LiMgPdSn konfigürasyonu prototip olarak kabul edilir [29,30].

X atomu için Fe, Ni, Co gibi periyodik tablonun geçiş metalleri, Y atomu için Cr, Ti, Mn gibi geçiş metalleri söz konusudur. Bunun dışında Z atomu Al, Si, Sn, Pd gibi manyetik özelliği olmayan yarı metaller söz konusu olabilir [31,38].

Heusler alaşımlarını meydana getiren elementler aşağıda belirtilmiştir.



Şekil 2.4 Heusler Alaşımlarında Kullanılan Elementler[38]

Tam Heusler tipi alaşımlar, stokiyometrik konfigürasyonu 2:1:1 tarzında olan üçlü intermetalik yapılardır ve L21 tipindedir. Bu alaşımların birim hücresi, X atomunda (3/4, 3/4, 3/4) ve (1/4, 1/4, 1/4), Y atomunda (1/2, 1/2, 1/2) ve Z atomunda (0, 0, 0) konumları ile iç içe olarak 4 tane fcc alt örgüsü içerir. Yarı Heusler olanlar ise stokiyometrik konfigurasyonu 1:1:1 tarzındadır ve birim hücreleri üç adet iç içe olarak fcc alt örgüsünden meydana gelir. Diğer bir ifade ile yarı Heusler olanlar; dört adet fcc alt örgüden oluşur. Alt örgülerin üçüne X, Y ve Z atomları yerleşir, dördüncü alt örgü boş kalır. Yarı-Heusler alaşımlar C1b türünde kristalleşir. C1_b oluşumu, düzenli olan X sitelerinin yarısını değiştirmek suretiyle L2₁ oluşumundan sağlanabilir. Yani C1_b oluşumu merkezi simetrik değildir. Ayrı olarak, tam Heuslerde herhangi bir Y veya Z atomu bir oktahedral simetri konumunda yerleşen sekiz tane X atomu birinci komşusudur. Bununla beraber, her X atomunda birinci komşu şeklinde dört Y ve dört Z atomu bulunduğu için kristal tetrahedral bir simetrik yapı halini alır. İki değişik alt örgüye konumlanan X atomları kimyasal bakımından eşit değerdedir, çünkü birinci alt örgünün çevresi 90° döndürüldüğünde ikinci alt örgüyle aynı çevre elde edilir. Yarı-Heusler yapılarda ise L2₁ oluşumunda X atomları ikinci komşu olarak konumlanmadığı

için X atomlarının etkileşimleri bunların manyetik özelliklerini açıklayabilmek için önemli hale gelirler [32].

Son senelerde Heusler tipi alaşımların ilgi çekmesinin bir sebebi de yarı metalik olarak davranmalarıdır [33]. Bu alaşımlarla ilgili olarak çalışılan temel konular manyetik doygunluk ve geçirgenlikleri, manyetik alan uygulamalarıyla meydana gelen şekil değişiklikleri, Curie sıcaklığı, Histeresis eğrileri, manyetooptik Kerr etkisi ve Hall olayı olarak belirtilebilir [34].

Tam Heusler, Yarı Heusler, Ters Heusler ve Dörtlü Heusler tipi sistemler Şekil 2.5'de gösterilmektedir.



Şekil 2.5 a-Tam Heusler b-Yarı Heusler c-Ters Heusler d-Dörtlü Heusler [35]

Bu alaşımların çoğunda Mn atomu Y pozisyonunda yapıya girer. X kısmı olarak Mn atomunun var olduğu alaşımlar çok ender görülür.

Hall ve Johnston X_2YZ formundaki oluşumların büyüklükleri üstünde tercihli düzensizliğin belli bir kısmının etkilerini ifade etmek için tek bir düzensizlik değişkeni, α , önerdiler [36]. L2₁ yapısındaki düzenli alaşımlar için düzensizlik değişkeni, α , doğru siteler üstünde olmayan Y atomu veya Z atomunun kesiri olarak belirlenir. Farklı alt taraf örgülerin üzerine Y elementi, Z elementinin belirli miktarda yer alması L2₁-B2 yapısında düzensizliğin sebebidir. B2 tipindeki oluşum Y elementi Z elementinin yüzde ellisinin konumlarını değiştirerek sağlanır. Heusler alaşımlara bakıldığında ikili yapısı olan B2 olarak XY atomları ile XZ atomları düzgünce oluşan alaşımlarından oluştuğu söylenebilir. Fe₂TiAl yapısına bakıldığında, FeAl ve TiFe gibi B2 yapıdaki alaşımlardan oluştuğu görülür.

Her iki durumda CsCl-tipi yapı görülür. Bunun gibi B2 yapısındaki ikili durumlar, yeni Heusler alaşımların oluşturulmasında ölçü olarak kabul edilir [37,38]

2.3 Malzemelerin Manyetik Özellikleri

Elektrik güç üreticileri, transformatörler, elektrik motorları, manyetik soğutucular gibi uygulamalar ve birçok cihazın çalışma prensibi kullanılan çeşitli manyetik malzemelere dayanmaktadır. Manyetizmanın farklı formları söz konusudur. Heusler alaşımlarında da bu duruma paralel yapılar tespit edilebilmektedir [39].

Diyamanyetizma :

Diyamanyetik maddeler, negatif manyetizmaya sahiptir [40,41]. Bu etki, uygulanan alana zıt bir etkidir ve bütün malzemelerde görülebilir [42]. Diyamanyetik malzemeye, harici bir manyetizma uygulandığında, ters tarafta güçlü olmayan manyetizmaya bağlı bir momentum meydana gelir ve diyamanyetik maddenin zayıf şekilde itilmesinin sebebidir [43]. Bir alan ortamında, dipoller indüklenir ve alanın yönüne göre zıt tarafta hizalanırlar (Şekil 2.6). Diyamanyetik maddeler güçlü elektromıknatısın kutupları arasına yerleştirildiğinde, alanın zayıf tarafına doğru çekilirler. Dış alan olmaz ise hiçbir dipol bulunmaz [44]



Şekil 2.6 Diyamanyetik bir malzemenin manyetizma alanının bölgesinde ve Alansız bölgede çift kutup dizilimi [44].

Paramanyetizma :

Bir paramanyetik malzemede çiftlenmemiş elektronlar bulunur. Çiftlenmemiş elektronlar nedeniyle manyetik momentler herhangi bir yönde serbest olarak dizilirler. Dış manyetik alan etkisinde olduklarında, alan doğrultusunda hizalanma eğilimi içindedirler [42].



Şekil 2.7 Paramanyetik malzemenin harici manyetizma alanının etkisinde ve etki dışında çift kutup dizilimi [44].

Dış alan ortadan kalktığında rastgele dizilişe geri dönerler. Çok sayıda maddenin geniş bir sıcaklık aralığında, alınganlıklarının ilk sistematik ölçümleri Fransız fizikçi Pierre Curie tarafından yapılmıştır ve alınganlığın diyamanyetik maddeler için sıcaklıktan bağımsız olduğunu, fakat paramanyetik maddeler için mutlak sıcaklıkla ters orantılı bir şekilde değiştiğini bulmuştur. Eğer \vec{M} mıknatıslanma vektörü, \vec{H} dış manyetik alanına paralel ise:

$$\overrightarrow{M} = \chi \overrightarrow{H} \tag{2.5}$$

olarak yazılır. \vec{M} ile \vec{H} arasındaki lineerliği sağlayan χ orantı sabitine manyetik alınganlık denir. Manyetik alınganlık, bir maddeden maddeye değişen boyutsuz bir büyüklüktür. Tipik değerler 10^{-5} civarındadır (Bakınız Tablo 2.1) [40, 43-45,47].

Malzeme	Alınganlık	Malzeme	Alınganlık
Diyamanyetik		Paramanyetik	
Bizmut	-1.6×10 ⁻⁴	Oksijen	1.9×10 ⁻⁶
Altın	-3.4×10 ⁻⁵	Sodyum	8.5×10 ⁻⁶
Gümüş	-2.4×10 ⁻⁵	Alüminyum	2.1×10 ⁻⁵
Bakır	-9.7×10 ⁻⁶	Tungsten	7.8×10 ⁻⁵
Su	-9.0×10 ⁻⁶	Platin	2.8×10 ⁻⁴
Karbondioksit	-1.2×10^{-8}	Sıvı oksijen (-200 °C)	3.9×10 ⁻³
Hidrojen	-2.2×10 ⁻⁹	Gadolinyum	4.8×10 ⁻¹

Tablo 2.1 Manyetiklik alınganlık hali (1 atm, 20 °C şartlarında) [45]

Ayrıca, paramayetik malzemelerin mıknatıslanmasının mutlak sıcaklığa bağlılığı Curie Yasası ile belirlenir ve aşağıdaki gibi ifade edilmektedir:

$$M = C \frac{B}{T}$$
(2.6)

Burada *M* mıknatıslanma, *C* Curie katsayısı, *B* manyetik alan, *T* mutlak sıcaklıktır [33]. Madde, sıcaklık azaldıkça daha manyetik olmaktadır. Bir malzemenin özelliklerinde, keskin şekilde belirlenmiş sıcaklıklarda oluşan, ani değişimlere faz geçişleri denir. Sıcaklık yükseldikçe kritik Curie sıcaklığının üzerinde ferromanyetik fazdan paramanyetik faza geçiş söz konusudur [45].



Şekil 2.8 Ferromanyetik olan bir malzemenin mıknatıslanma halinin sıcaklık durumuna göre gösterdiği farklılık [43].

Ferromanyetizma :

Ferromanyetizmanın kaynağı atomların çiftlenmemiş olan d-elektronlarının spinleridir. Dış manyetik alan kaldırılsa dahi kalıcı mıknatıslanma devam eder ve böyle bir maddede kendiliğinden mıknatıslanma olması, komşu atomlarda spinlerin düzenli şekilde yönelimleri ile oluşur. Ferromanyetik maddelerde Curie-Weiss Yasası geçerlidir. Manyetik alana konulan böyle bir malzemede mıknatıslanma belirli bir alan değerinden sonra sabit kaldığı görülmektedir. Böyle bir değere doyma mıknatıslanması (MS) denir ve histerezis eğrisinden kolaylıkla
görülebilir [41,46]. Curie Yasasının sıcaklığa bağlı oluşturulmuş şekli Curie-Weiss Kanunu olarak bilinir ve formülü şöyledir:

$$X_m = \frac{C}{T - \theta} \tag{2.7}$$

 θ , herhangi bir malzemenin sıcaklık bakımından sabitidir ve Curie Yasasına tabi olan maddeler için sıfırdır [41]. Ferromanyetik maddelerde dış manyetik alan ortadan kaldırılsa bile sürekli mıknatıslanma devam eder [43].



Şekil 2.9 Ferromanyetik maddenin harici manyetizasyon alanının olması durumunda bile korunan çift kutup dizilimi [44].

Heusler alaşımlarının ferromanyetik özellik göstermeyen elementlerden oluşmalarına rağmen kendileri ferromanyetik özellik göstermekteydi [47]. Bu bakımdan sentezlenen ferromanyetik malzemelerde kalıcı hale gelen mıknatıslanma araştırılmaktadır. Bütün ferromanyetik özellik gösteren maddeler "domain" olarak adlandırılan mikroskobik bölgelerden meydana gelir (Şekil 2.10). Madde manyetik alan etkisinde kalınca, manyetik kutup düzeni alanla aynı hizaya gelir ve manyetik alan kaldırılsa dahi maddede mıknatıslanma devam eder (Şekil 2.9) [43].



Şekil 2.10 Domain bölgeleri ve sınırları olan duvarlar [43]

Kalıcı mıknatıslanmış malzemenin manyetik özelliği histerezis çevrimi ile verilir. Şekil 2.11'de gösterildiği gibi, mıkntıslanması sıfır olan bir malzemeye dış manyetik alan uygulandığında, alanın değeri artırıldıkça mıknatıslanma değeri doyuma (MS) ulaşır ve alan daha çok artırılsa da maddenin mıknatıslanması artmaz. Bu sefer manyetik alan azaltılır ve dış manyetik alan sıfır olduğu halde (MR) dahi mıknatıslanma mevcuttur. Bu noktadan sonra manyetik alan negatif yönde artar ve mıknatıslanmanın sıfır olduğu bölgeye (-HC) gelir. Bu nokta koerzivite (coercivity) alanı olarak belirtilir. Manyetik alan ters yönde yani negatif yönde artırılmaya devam edilir ve ters yönde doyma mıknatıslanmasına (-MS) ulaşır. Bu aşamadan sonra pozitife yönelerek negatif olan dış manyetik alan değeri azaltılmaya başlanır ve madde manyetik alanın sıfır olduğu (-MR) noktasından sonra pozitif yönde artan manyetik alana maruz bırakılır ve mıknatıslanma yine sıfır (HC) olur fakat alan bu yönde artırılmaya devam edilir ve doyum noktasına (MS) tekrar ulaşılır. Anlatılan bu döngüye manyetik histerezis denir. Bu döngü $(a \rightarrow b \rightarrow c \rightarrow d \rightarrow e \rightarrow f)$ ilmeğince tekrarlanır fakat manyetik alanın ilk uygulandığı zamanki O (sıfır mıknatıslanma ve sıfır manyetik alan) noktasına artık geri dönmez [43].



Şekil 2.11 Ferromanyetik malzemenin mıknatıslanması veya histerezis ilmeği [43].

Antiferromanyetizma :

Antiferromayetizma, ferrimanyetizmanın özel bir durumudur [47]. Manyetizasyonu zıt ve eşit büyüklükte olduğu için manyetik alan yokken manyetik özellik göstermeyen fakat dış manyetik alan mevcudiyetinde mıknatıslanma görülen kristal yapıların özelliğidir [48]. Antiferromanyetizma makroskobik olarak paramanyetizmaya benzer, zayıf ve pozitif alınganlıkla manyetizmanın bir türüdür. Antiferromanyetik fazdan paramanyetik faza geçme sıcaklığı Néel sıcaklığıdır (TN) [46]. Alan mevcudiyetinde net mıknatıslanma görülür [40].



Şekil 2.12 Antiferromanyetik durum: 1a-B=0 durumunda spinler örgüleri, 2b-M(H),3c- $\chi^{-1}(T)$ [49]

Ferrimanyetizma :

Antiferromanyetizmadan farkı olarak manyetik alan yokluğunda zıt manyetizasyon vektörleri eşit değildir. Bu tür malzemelerin manyetik alınganlığı küçüktür [48]. Manyetik alan bulunmadığında Şekil 2.13.a'daki gibi bir örgü durumundayken dış alan mevcudiyetinde manyetik özellik kazanılır [40].



Şekil 2.13 Ferrimanyetik durum: 1a-B=0 durumunda spinler örgüleri, 2b-Manyetik eğri durumu, 3c-1/χ'nin sıcaklık değişmesi hali, 4d-manyetik durumun sıcaklığa bağlı değişimi[49]

2.3.1 Ferromanyetik malzemelerde yarı metaliklik

Yarı metalikliğin nasıl oluştuğunu anlamak için, öncelikle malzemelerde ferromanyetizmanın nasıl oluştuğunu düşünmek gerekir. Esasen, manyetik olmayan bir malzemede Fermi enerjisindeki DOS büyük olduğunda, mümkün olan maksimum enerjiye sahip birçok elektronik durum olduğu anlamına gelir. Bu kararlı değildir, bu nedenle malzeme manyetik olmayı tercih eder, böylece artık Fermi enerjisindeki DOS küçülür. Sonuç olarak, mümkün olan maksimum enerjiye sahip elektronların sayısı ve dolayısıyla malzemenin toplam enerjisi azalacaktır. Bu enerji kazanımı ile aynı zamanda enerjide de bir maliyet vardır ki buna Bant Enerjisi denir. Esasen bu, bazı elektronların dönüşünü değiştirmek ve malzemeyi manyetik hale getirmek için harcanan enerjidir. Çoğu malzemede, bant enerjisindeki maliyet, DOS'u E_F 'ye değiştirmekten kaynaklanan kazançtan daha fazladır ve manyetik olmamayı tercih ederler. Ferromanyetik bir malzeme bir yarı metal haline geldiğinde, enerjideki kazanç daha da artar çünkü spin aşağı durumları için DOS sıfırlanır ve şimdi sadece spin yukarı durumları için DOS vardır. Sonuç olarak bu nedenle, yarı metaliklik oldukça yaygındır. Ancak yarı metalikliğin varlığı da bant enerjisini arttırır. Bir noktada bant enerjisi çok büyük hale geldiğinde yarı metaliklik artık tercih edilmez ve malzeme sadece ferromanyetik kalır.

Bu malzemeler metaliklik ve yarı iletkenlik ya da yalıtkanlık özellik gösterirler. Bu oluşumların temel özellikleri elektronik bantlarından kaynaklanmaktadır. Bu malzemelerin iki spin bandı farklı davranış gösterirler. Örnek olarak; Şekil 2.14'te görüldüğü gibi spin yukarı bandı metalik özellik gösterirken, spin aşağı bandı yarıiletken davranış halindedir. Spin polarizasyonu bu sebeple, Fermi seviyesi bölgesinde tam olarak %100'dür. Yarı-metalik olan ferromanyetler bu sebeple birçok araştırmacının çokça ilgisini çekmektedir. Bu yapıdaki oluşumlar magneto elektronik olarakta bilinen spintronik uygulamaların yer aldığı malzemelerdir [50,51]



Şekil 2.14 Metaliklik, yarı-metaliklik ve yarıiletkenlik alaşımların yoğunluk durumu [35]

Şekil 2.14'te görüldüğü gibi Fermi seviyesinde spin aşağı halindeki enerji aralık bölgesinden dolayı yarı-metalik ferromanyetler aşağıdaki ilginç özellikleri gösterirler [50].

1- Birim formül başına spin momenti söz konusudur.

2- Iletken özellik, Fermi seviyesinden kaynaklandığı için yalnız spin yukarı olan elektronlar iletkenlik gösterirler.

3- Heisenberg değiş tokuş sabiti, uzaklığa bağlı olarak exponansiyel şekilde azalmaktadır.

4- Manyetik alanın oluşturduğu bant kayması yukarı-spin ve aşağı-spin hallerinin oluluk durumunda bir değişiklik meydana getirmediği için boyuna spin doygunluk durumu sıfırdır.

Slater-Pauling Kuralı:

Yarı-metal olan, yarı ve tam Heusler oluşumların toplam momenti basit olarak bir kaideye uyar. Yarı Heusler olanların toplam spin momenti $M_t=Z_t-18$ ile ve tam Heusler olanların toplam momenti $M_t=Z_t-24$ formülü ile Slater Pauling kuralına uyarlar. Z_t değerlik elektronlarının toplam sayıdır [52,53]. Toplam spin moment (M_t), yukarı-spin ve aşağı-spin elektron sayısının farkı şeklinde belirtilirken ($M_t = N\uparrow-N\downarrow$), Z_t toplamı, yukarı-spin ve aşağı-spin elektronların toplamı ($Z_t = N\uparrow+N\downarrow$), şeklinde belirtilir. Yarı Heuslerde 9 azınlık bandı, tam Heuslerde 12 azınlık bandı tamamen dolduğu için C1_b tipi Heuslerde yarı-metaliklik için $M_t=Z_t-18$ ve L2₁ tipi Heuslerde yarı-metaliklik için $M_t=Z_t-24$ kaidesi geçerli olur. Bu husus periyodik tablodaki geçiş metallerinin ikili alaşımlarının Slater-Pauling davranışıyla benzeşir [54]. Perdeleme, çoğunluk bandının doldurulması yoluyla olabilmesi için yarı Heuslerde azınlık bant sayısı 9, tam Heuslerde ise 12 olarak sabitleştirilir. Oysa periyodik tablonun geçiş metallerinden meydana gelen alaşımlarında çoğunluk bandı 5d ile dolu durumdadır veya tamamen boş durumdadır ve yük nötralizasyonu azınlık veya çoğunluk bantlarının doldurulması şeklinde sağlanır. Toplam elektron sayısı, Zt≥18 durumunda toplam spin moment (M_t), 0, 1, 2, 3, 4, 5 değerlerini alabilir. Tam Heuslerde Z_t =24 durumu söz konusuysa , -2, -1 ve 6 değerlerini de alabilir. Sıfır değeri yarı iletken fazı ifade eder. Toplam manyetik momentin değeri sıfır olan yarı iletken Heusler için 18 değerlik elektronlu olan CoTiSb, FeVSb ve NiTiSn gibi alaşımlar söz konusudur [2].

2.3.2 Tam Heusler Alaşımlarında Yarı Metalik Enerji Aralığının Kökeni

Geçiş metalleri arasında olan d-d orbital örtüşmeleri (hybridization) çokça yoğundur. Bağ oluşturmuş örtüşmelerin esas olarak Fe, Co veya Ni gibi yüksek değerlikli geçiş metali atomlarında, boş antibağ hallerinin ise temel olarak Ti benzeri düşük değerlikli geçiş metallerinde görülür. Sonuçta, yüksek değerlikli ve düşük değerlikli atomlar arasındaki kovalent örtüşme de boşluğun kökenini oluşturur [99]. Ti₂ bazlı alaşımlarda Fermi seviyesine yakın olan haller, geçiş metalleri arasındaki kovalent örtüşmesi ve d-d orbital örtüşmesinden kaynaklandığı söylenebilir. DOS söz konusu olduğunda, Z atomu, s ve p hallerinin d elektronları ile örtüşmesini sağlayan azınlık boşluğunu doğrudan meydana getirmese de, Heusler alaşımlarında yarı metalikliğin oluşmasında önemli etkisi vardır ve p-d orbitalinin doluluk derecesini belirler. Bu durumda, p-d elektronları arasında olan örtüşme, enerji aralığının meydana gelmesini ve ne kadar geniş olacağını etkiler. Sonuç olarak, bant aralığının meydana gelmesinde kovalent bant aralığı ve d-d bant aralığı olarak iki mekanizma belirtilir, fakat Ti₂ bazlı alaşımlarda yarı metalikliği sağlayan esas olarak d-d bant aralığıdır.

Tam Heusler olarak Co₂MnGe alaşımını örnek olarak ele alırsak, dört adet spbandı Fermi enerji düzeyinin epey bir alt tarafındadır. Bundan dolayı enerji aralığı ile ilgisi yoktur. Mn ve iki Co atomlarının 15 d halinde hibrit oluşturması söz konusudur.

Basitçe simetrik görünen Γ noktası ile ilgili d-durumlar değerlendirilebilir;

Co atomları kübik bir örgü meydana getirir. Mn atomları (ve Ge atomları) hacim merkezli noktaları doldurur. En yakınında sekiz tane Co atomu vardır [90]. Co atomları aralıkları ikincil düzeyde bir uzaklık olduğu halde, bu atomların hibrid oluşturması çok önem arz eder. Bundan dolayı, Şekil 2.15'de önemi ortaya konarak çizilen bu Co atomlarının hibrid oluşturması ile başlamak gerekir. 5 d orbitaller, iki kat şeklinde dejenerasyona uğramış d_{r^2} (d4), $d_{x^2-y^2}$ (d5)ve üç kat şeklinde dejenerasyona uğramış d_{xy} (d1), d_{yx} (d2), d_{zx} (d3)olarak bölümlere ayrılmıştır. E_g (t_{2g}) orbitaller, yalnızca e_g (veya t_{2g}) olarak belirtilen bağ hibritleşmesini meydana getiren diğer Co atomunun $e_{g}\left(t_{2g}\right)$ orbitalleri ve e_{u} (veya t_{1u}) olarak belirtilen antibağ orbitaller ile eşleşme yapabilir. Orbitallerin ön tarafındaki parametreler dejenere durumu gösterir. Bu aşamada Co-Co orbitalleri ile Mn-d orbitallerinin hibritleşmesi belirtilebilir. Şekil 2.15'nin sağ kısmında belirtilen, iki kez dejenerasyona uğramış eg orbitaller, benzer şekilde Mn'nin $d_{r^2}(d4)$ ve $d_{x^2-y^2}(d5)$ durumu ile hibridleşir. Enerjisi oldukça düşük seviyede olan çift kat dejenerasyona uğramış bağlı bir eg niteliği ve Fermi enerji düzeyinin üst tarafında boş olarak bir antibağ hali meydana getirirler. $3 \times t_{2g}$ Co orbital noktaları, Mn'nin dxy, dyx, dzx (d1, d2, d3) noktaları ile eşleşir. Böylece üçü birbirine bağlı boş olmayan ve üçü antibağ özellikli, enerji seviyesi daha üstte olan toplamda, yeni olarak altı orbital meydana gelir. En sonunda, $2 \times e_u$ ve $3 \times t_{1u}$ Co orbitallerinin, Mn-d orbitalleriyle ile eşleşmesi mümkün olmaz çünkü bunlar u temsil halleriyle dönüşmesi mümkün olmaz ve Co e_u ve t_{1u} durumlarına ortogonal vaziyetindedir. Mn atomlarına göre bu sebeple bu durumlar bağlı hale gelemez. t_{1u} pozisyonları Fermi enerji düzeyinin alt tarafındadır ve e_u pozisyonları Fermi enerji düzeyinin tam üstünde dolu haldedir. Toplam olarak 8 azınlık d bandı dolu olur ve 7'si boş kalır. Bu sebeple, 5 Co-Mn bağlanma bandının tamamı doludur ve 5 Co-Mn antibağlanma bandının tamamı boş kalır. Fermi düzeyi de, 5 bağ oluşturmayan Co bandlarının arasında kalır, bu bandların üçü t_{1u} durumunda doludur ve ikisi e_u durumunda boştur Bundan dolayı, tam Heusler alaşımlarının bütün azınlık olmayan d-durumları tamamen dolu olursa en yüksek moment her hücre birimi için 7µB olarak belirlenir [91].



Şekil 2.15 Azınlık bandı enerji seviyesi boşluklarının Tam Heusler alaşımları için kaynağının şema olarak belirtilmesi [90].

2.3.3 Ters Heusler Alaşımlarında Yarı Metalikliğin Kökeni ve Slater-Pauling Davranışı

Bu alaşımların bir kısmı ideal yarı metallerdir veya Fermi enerji düzeyi spin aşağı aralığının kenar kısmına denk gelir ve spin manyetik momentlerinin toplamı tamsayı değerleri bakımında bir miktar farklılaşır. Bir kısmı Fermi enerji düzeyinde %100 spin-polarize duruma çok yakın olur ve örgüde çok ufak bir genişleme veya büzülme, Fermi düzeyini enerji aralığı dahilinde kaydırması mümkün olmalıdır [92]. Spin manyetik momentinin toplam değeri mükemmel bir tamsayıdan daha küçük olması durumunda, Fermi enerji düzeyi spin aşağı iletim bandını geçmektedir ve örgüde az bir genleşme, yarı metalikliği tekrar sağlayabilir [92]. Tersinden bakılırsa, spin manyetik momentinin toplamı mükemmel tamsayıdan az daha büyük olması durumunda, Fermi enerji düzeyi spin aşağı valans bandını geçmekte ve az bir daralma Fermi enerji düzeyini spin aşağı enerji aralığı dahilinde kaydırması mümkün olur [92]. Bir kısım alaşımların da spin aşağı enerji aralıkları vardır, fakat Fermi düzeyi enerji aralığının çok üst kısmında veya alt kısmındadır ve birim hücrenin herbiri için spin manyetik momentlerinin toplamı, mükemmel tamsayıdan epey bir sapma söz konusu olur. Bu alaşımlar söz konusu olduğunda, yarı metalikliğin önceki durumuna gelmesi için genleşmenin veya büzülmenin büyük olması gerekir fakat bu durumun meydana gelmesi mümkün olmaz [92]. Ters Heusler alaşımlarının farklı olan temel durumlarının sebebi, değerlendirmelere göre enerjinin toplamının en az duruma getirilmesidir.

Stoner teoremi uygulandığında manyetik olma durumu yeğlenir ve birçok kez yarı metaliklik manyetik tutumu dengelemesi söz konusudur. [93]. Bir kısım alaşımlarda spin manyetik momentlerinin toplamı negatif olduğunda, spin-yukarı azınlık ve spin-aşağı çoğunluk halleri söz konusudur, fakat spin manyetik momentlerinin toplamı pozitif olduğunda bu durumun tersi söz konusudur. Slater-Pauling (SP) prensibinden kaynaklanan ilgi çekici bir sonucu da, Heusler manyetik kısımlarından oluşan ve tam dengeli ferrimanyetikler şeklinde belirtilen farklı bir yarı metalik antiferromanyetik gurubuna dahil olan, spin manyetik momentinin toplamı sıfır değerde olan alaşımlar da mevcuttur [94-96]. Ters Heusler alaşımlarında Slater-Pauling (SP) kuralına bakmadan evvel, bu kuralın L2₁ yarı metalik tam Heusler'deki kaynağına bakmak gerekir. Bu durumun Slater-Pauling (SP) kuralı $M_t=Z_t-24$ 'tür. Sp unsurunun oynadığı rol, spin aşağı elektronik bantların enerjisinde tek olarak dejenerasyona uğramış s bandını ve üçlü olarak dejenereasyona uğramış p bandını oluşturmaktır; d hallerinin alt kısmında olurlar ve geçiş metali olan atomların sağladığı d yüküne sahiptirler. Yarı Heusler'e nazaran bu alaşımlardaki daha karışık d-d örtüşmeleri sebebiyle, öncelikle X atomları arası etkileşmeye bakmak gereklidir. L21 yapısı, Y ve Z atomları hariç tutulursa, X atomları kübik bir örgü meydana getirir ve oktahedral olarak simetrik noktalara yerleşir [97]. Birbirinin yanında olan X olarak belirlenen atomların d orbitalleri, beş bağ d durumunda örtüşür. Bunlar da devamında Y olarak belirlenen atomların d orbitalleri ile örtüşerek beş dolu olarak ve beş boş olarak d örtüşmesi ve bağlı olmayan beş adet oktahedral simetri d örtüşmesi (hybridization) meydana getirir (üçlü dejenerasyona uğramış t_{1u} ve ikili dejenerasyona uğramış e_u halleri). Bağlı olmayan bu örtüşenler, tetrahedral simetri durumuyla uyumsuz oldukları için ve sadece t_{1u} dolu olduğu için, yakınlarında bulunan atomların yörüngeleriyle çift oluşturamazlar ve bundan dolayı toplam 12 dolu olan spin aşağı durumu oluşur [97]. Her yarı metalik Scve Ti temelli alaşımlarda, yarı-Heusler alaşımlardaki gibi Mt = Zt - 18 eşitliği geçerlidir, fakat kaynağı değişiktir.

Bu durum şekil 2.16 üzerinden şöyle açılanabilir;

Atomun çözdüğü spin momentleri, DOS ve bant yapısının nasıl olduğu incelenerek, bu prensibin kökeni daha iyi anlaşılabilir. Sc^A (Ti^A) ve Y atomları benzer simetrisi olan noktalara yerleşir ve d orbitalleri, L2₁ tam Heusler'dekine benzer bir şekilde örtüşür ve beş bağlı olan d hibriti ve beş bağsız hibrit meydana getirir. Beş Sc^A-Y (Ti^A-Y) bağlı d hibriti sıralı bir halde Sc^B (Ti^B) atomlarının d orbitalleri ile örtüşerek tekrar bağlı ve antibağ oluşumları meydana gelir. L2₁ Tam Heuslerden farklı olarak, Sc^A (Ti^A) ve Y atomlarının d orbitallerinin büyük bir enerji ayrımına sahiptirler ve bundan dolayı beş Sc^A-Y (Ti^A-Y) bağlı olmayan d hibritleri, t_{1u} halleri, ve e_u halleri enerjiler açısından çok yüksek ve boştur, fakat L2₁ tam Heusler'de üçlü dejenerasyona uğramış t_{1u} halleri doludur (Şekil 2.16'da d-d örtüşmeler şematik olarak görülmektedir). Bu halde spin aşağı bandında 12 değil, 9 dolu durum var ve Slater-Pauling (SP) prensibi M_t= Z_t- 24 değil,

 $M_t=Z_t - 18$ olarak doğrudur. X atomu Cr veya Mn ise, Cr^A (Mn^A) ve Y atomlarının d durumlarının enerji noktaları çok daha yakındır ve bağsız spin aşağı t_{1u} durumları, L2₁ tam Heusler'lerdeki gibi doludur (Şekil 2.16'da orta kısım) ve Slater-Pauling (SP) prensibine göre $M_t = Z_t - 24$ tür. X'in V olması halinde daha karışıktır çünkü V elementi, Sc (Ti) ve Cr (Mn) geçiş metalleri arasında bulunur. Buna göre sonuçta, genel bir kaide çıkarılamaz ve V₂YZ alaşımlarının toplam spin manyetik momentinin etkisi malzemeye bağlıdır, örneğin V₂MnAl, Mt = Zt - 18 olarak SP prensibine uyarken V₂MnSi, $M_t=Z_t-24$ olarak SP prensibine yakın olur. Yarı metaliklik her durumda spin-manyetik momentin toplamının Slater-Pauling (SP) prensibine bağlı olduğu anlaşıldı [98].



Şekil 2.16 Ters X₂YZ Heusler alaşımları değişik konumlarda yerleşen spin aşağı d orbitalleri arasında olan olası örtüşmeler. Üst simgeler ve orbital isimlendirmeleri, metin içinde gösterildiği gibidir; katsayı, her orbitalin dejenerasyon durumunu gösterir. Spin aşağı enerji bandında, Z atomuna bağlı bir şekilde derin enerjide bir s ve üç p doludur. Buna dikkat edilmelidir. 3xt_{2g} orbitalleri siyah, 2xe_g orbitalleri kırmızı, 2xe_u orbitalleri mavi ve 3xt_{1u} orbitalleri yeşil olarak belirtilmiştir [98].

2.4 Elektronik Bant Yapısı

Atomlar uzak mesafelerde oldukları zaman birbirlerine etki edemezler ve elektronik yapılarında bir değişiklik olmaz. Fakat atomlar birbilerine yaklaştıkları zaman Pauli dışarlama ilkesi atomlarda bulunan aynı enerji seviyesindeki elektronların enerji durumlarında ayrışmalar olduğunu belirtir. Bu ayrışmalara bant denilir. Bu bantlar arasındaki boşluklar ise yasak enerji aralığı adını alırlar ve (E_g) ile gösterilirler. Bu durumlar Şekil 2.17'de gösterilmiştir [56].



Şekil 2.17 Katıdaki elektronların bant yapıları ve yasaklı enerji aralıkları[56] Enerji bantları üzerinden iletkenliği açıklayacağımız zaman bizim için önemli olan 2 tane enerji bandı vardır. Bunlardan bir tanesi atomların sahip olduğu izinli enerji seviyelerinden olan ve elektronların yerleştiği enerji bandıdır. Bu bantlara değerlik bandı (valans bandı) denir. Bir de bu banttan daha yüksek enerjiye seviyesinde yine izinli enerji seviyesine sahip ve elektron bulunmayan bant vardır. Bu bandın adı da iletim bandı olarak tanımlanır. Bir atomun sahip olduğu elektronların elektrik iletebilmesi için, yani yük taşıyabilen nitelik kazanabilmesi için değerlik bandından ayrılıp iletim bandına geçmesi gerekir. Bazen bu iki bandın kısmen çakışık olduğu bir durum vardır. Ayrıca bazen valans bandında doluluk tam değildir, boşluk vardır ve bu boşluk iletim bandı gibi davranır. Kristallerin değerlik ve iletim bantlarının arasındaki mesafe yarı iletken, yalıtkan veya iletken olmasını belirleyen unsurdur. Bunların ayrıntısı Şekil 2.18 ile birlikte aşağıda anlatılmaktadır [56].



Şekil 2.18 T=0°K durumunda valans bandı ve iletim bandı ile ilgili elektronla dolu olup olmama durumları [56]

Şekil 2.18 a'da valans bandı tam dolu değildir. Dolu olmayan bölümü iletim görevi görür (iletim bandı gibi). Bu durumda çok az bir potansiyel farkı dahi olsa, her sıcaklıkta elektrik akımı gerçekleşir. Metallerin yapısı böyledir ve elektriği çok iyi iletirler.

Şekil 2.18 b'de valans bandı ile iletim bandı kısmen çakışıktır. Yani çakışık kısımda aynı enerji seviyeleri mevcuttur. Valans bandının üst noktasına yakın az bir bölümü ile iletim bandının alt noktasına yakın aynı enerji seviyelerine sahip az bir bölümü çakışıktır. Böylece üsteki iletim bandına bir miktar elektron geçer. Valans bandında da bir boşluk oluşur ve iki bant kısmında da elektronlar hareket edebilir. Ancak sayısı az olduğu için metaller gibi iyi iletemezler ve bu yapılara yarı metaller denir.

Şekil 2.18 c ve d' de valans bandı ve iletim bandı arasında boşluk miktarı farklıdır. Bu boşluklar yasak enerji aralıklarıdır. Tam olarak kesin olmamakla birlikte 3 eV yasak enerji aralıkları için sınır olabilir. 0°K sıcaklık seviyelere yakınlık söz konusu ise her iki durumda elektrik iletemezler ancak oda sıcaklığında, yasak enerji aralığı (E_g) 3 eV'tan küçükse elektronlar ortamdan enerji alarak iletim bandına geçebilirler. Bu yapılara yarı iletken denir. Sıcaklık şartları ne olursa olsun elektronlar uzun mesafeyi (3 eV veya daha fazla) pratik olarak aşamazlar denilebilir. Bu yapılara da yalıtkan denir [56].

Bant Aralığı:

Yarı iletkenlerdeki tasıyıcıların enerji dalga sayısı E-k grafiği önemli bilgiler içerir. Enerji bantlarının durumunu değerlendirerek yarı iletkenleri iki bölüme ayırmak mümkündür.

• İletim bandı ile valans(değerlik) bandı arasındaki en düşük enerji değeri, k=0'da ise bu yapıya doğrudan bant aralıklı (direct bantgap) yarıiletken denir.

 İletim bandının en düşük enerji değeri k=0 noktası dışında (k≠ 0) ise bu yapıya dolaylı bant aralıklı (indirect bandgap) yarıiletken denir.



<u>Dolaylı Bant aralığı</u>

<u>Doğrudan Bant aralığı</u>

Şekil 2.19 dolaylı ve doğrudan bant yapıları [89]

Doğrudan veya dolaylı bant aralığına bağlı olarak yarıiletkenin optik özellikleri ortaya çıkar ve optoelektronik uygulamalarda yararlı olup olmadığını belirler[89].

Yoğunluk fonksiyoneli teorisi yöntemleri, katıhal fiziğinde ve materyel biliminde geniş bir şekilde kullanılabilen ab-initio yöntemleridir. DFT' nin başarısının nedeni kuantum mekaniğinin temel yasalarından faydalanarak materyellerin özelliklerini anlamayı amaçlamasıdır. DFT yöntemlerinin ne kadar önemli olduğu 1998' de Nobel ödülü alan ve DFT' yi geliştirenlerden biri olan Walter Kohn tarafından belirlenmiştir. Sistemin konfigürasyonunda bulunan diğer elektronlarla ve çekirdekle etkileşen tek tek elektronları tasvir ederek modellemeye başlayan Hartree Fock modelinin zıttı olan DFT, tüm elektron sistemiyle işe başlar. Yoğunluk fonksiyonel teorisi içinde bir dış potansiyelde (bu durumda potansiyel atom iç yapısı tarafından oluşturulur), $V_{ext}(r)$, etkileşmede olan elektronların konfigürasyonunun elektronik yapısının tüm özellikleri, elektronik yük yoğunluğu, $\rho(r)$, tarafından belirlenir. Yük yoğunluğunda üç değişkenin bir fonksiyonu söz konusudur. DFT' de toplam enerji; kinetik enerji, tüm yüklü parçacıklar arasında klasik etkileşmeden meydana gelen Coulomb enerjisi ve tüm çok parçacıklı etkileşmelerinden oluşan değiş-tokuş korelasyon enerjisi olarak üç katkıya ayrıştırılır. Bu ayrıştırma tamdır; fakat çok parçacıklı sistem için değiş-tokuş ve korelasyon etkileşmelerinin gerçek ifadeleri bilinmemektedir. Fakat Y.Y.Y. metodunun kolay hesap edebilme özelliği vardır ve sonuçları doğru çıkmaktadır. Yerel yoğunluk yaklaşımında, bir molekülde veya katı bir maddede herhangi bir kısmının elektron bakımından daha yoğun olduğu varsayılır. Bu kısımdaki elektron, etrafındaki benzer yoğunluktaki diğer elektronlarla çok parçacıklı etkileşme etkisinde olarak kabul edilir. Bu durumda molekül yahut katının toplam değiş-tokuş korelasyon enerjisi, her bir elemanın katkısı göz önüne alınarak integral alınır ve hesap edilir. Yerel yoğunluk yaklaşımı, sabit elektron yoğunluğu olan mükemmel bir metal için doğru sonuçlar üretir.

Fakat değişen elektron yoğunluğu olan sistemler için daha az doğru sonuçlar üretir.

DFT' nin özellikleri şöyledir:

- Orjinal DFT, bir taban durumu yoğunluk teorisidir.

- DFT zamana bağlı potansiyele ve uyarılmış duruma uygulanabilir ve genelleştirilebilir.

- DFT manyetik katılara ve açık kabuklu sistemlere (Polarize Spinli DFT) uygulanabilir.

- Hibrit DFT ve Hibrit Hartree Fock yöntemleri vardır.

- DFT hem yerelleşmiş (genel olarak Gausyen) hem de yerelleşmemiş (düzlem dalga) baz fonksiyonellerinin iki durumunu da kullanabilir.

YFT'nin HF yöntemiyle benzer yönleri mevcuttur. DFT' de toplam elektron yoğunluğu, tek elektronlu dalga fonksiyonlarından oluşan, tek elektronlu yoğunluklara ayrıştırılıp dönüştürülür. Bu tip tek elektronlu fonksiyonlar, Hartree-Fock teorisindeki dalga fonksiyonlarına benzemektedir. Moleküler sistemler söz konusu olduğunda, DFT Hartree-Fock yöntemine kıyasla daha çok bir moleküler orbital tanımlamaya neden olur. Bu iki tanımlama çok da açık değildir. Hartree-Fock metodu veya LDA ile daha iyi sonuçlar alınır. Gerçekte, Hartree-Fock metodunun LDA' ya kıyasla uygunabilirlik durumu elektronlar arasındaki çok parçacıklı etkileşmeler söz konusu olduğunda etkin olan bölgeye bağlıdır. Etkiler, atom ayırım bölgelerinin birkaç katıysa, HF yaklaşımının verileri daha iyidir. Çok parçacıklı etkiler daha küçük bir bölgede, yani atomlar arası ayırımdan daha küçük olursa LDA daha iyi sonuçlar verebilir. Metaller, geçiş metal bileşikleri, organik ve inorganik molekülleri içeren pek çok sistem için LDA metodu, özellikle yapısal özelliklerin araştırılmasında çok daha uygun olduğu görülmüştür [2].

3.1 Çok Cisim Problemi

Çok elektronu olan nötr bir atom +Ze yüklü çekirdeğe ve her birisi -e yüklü Z tane elektrona sahiptir. Bu elektronların her biri, çekirdeğin çekici ve geri kalan Z-1 tane elektronun sağladığı Coulomb kuvvetinin etkisi altındadır. Ayrıca, daha küçük olsa da, spin açısal momentumdan kaynaklanan, başka kuvvetler de mevcuttur. Bu durumda, oldukça kafa karıştırıcı olabilen Schrödinger eşitliğinin net çözümünü bulmak nerdeyse olanaksızdır. Bununla beraber, çok elektronlu sistemlere oldukça uygun olan teorik yaklaşımlar geliştirilmiştir [57].

Helyum gibi nispeten basit sistemler için elektronlar arası etkili kuvvetler ilk başta yokmuş gibi sonuca ulaşılır ve fakat bunlar daha sonra, tedirgenme metoduyla dahil edilebilir. Çok elektronlu bir model söz konusu olduğunda elektronlar arası kuvvetler, pertürbasyon yöntemi uygulanamayacak büyüklüktedir. Böyle bir halde tedirgenmemiş olan sistemde Schrödinger eşitliği, Z sayıda denklem takımına ayrışırlar ve bu durum kolaylıkla çözümlenebilir. Çünkü, her denklem tek elektronun koordinatlarıyla alakalıdır [57].

Çekirdek ve elektronlardan meydana gelen bir kristalde etkileşmeleri göstermek için Hamiltoniyen şöyle belirtilebilir.

$$H = -\frac{\hbar^2}{2} \sum_{i}^{n} \frac{\nabla_i^2}{m_e} - \frac{\hbar^2}{2} \sum_{j}^{m} \frac{\nabla_j^2}{M_j} + \frac{1}{8\pi\varepsilon_0} \sum_{i}^{n} \sum_{j\neq i}^{n} \frac{e^2}{|\vec{r}_{i-}\vec{r}_{j}|} -\frac{1}{8\pi\varepsilon_0} \sum_{i}^{n} \sum_{j=i}^{n} \frac{e^2 Z_j}{|\vec{r}_{i-}\vec{R}_j|} + \frac{1}{8\pi\varepsilon_0} \sum_{i}^{m} \sum_{j\neq i}^{m} \frac{e^2 Z_i Z_j}{|\vec{r}_{i-}\vec{R}_j|}$$
(3.1)

N tane elekron ve m tane iyondan meydana gelen bir sistemin Hamiltonyeni ifade eden eşitlik 3.1'deki birinci terim elektronların kinetik enerjisini temsil eden operatördür, 2. terim çekirdeklerin kinetik enerjilerini temsil eden operatördür. 3. terim ise bize elektronlar arası Coulomb itici etkileşmeyi gösterir. 4. terim elektronların çekirdek ile Coulomb alanını temsil eder. 5. terim çekirdeklerin kendi aralarındaki Coulomb etkileşmesini gösterir. [58,19,59].

Böyle bir oluşum, N adet parçacıklardan meydana gelen çoklu parçacık modelidir ve çözümü de zamana bağlı olmayan Schrödinger dalga eşitliğinin yardımıyla olur.

$$H\Psi(\vec{r}_1, \vec{r}_2, \dots, \vec{r}_N, \vec{R}_1, \vec{R}_2, \dots, \vec{R}_N, s) = E\Psi(\vec{r}_1, \vec{r}_2, \dots, \vec{r}_N, \vec{R}_1, \vec{R}_2, \dots, \vec{R}_N, s)$$
(3.2)

Bu denklemde E bu oluşumun enerjisi ve Ψ (\vec{r}_i, \vec{R}_i, s) dalga fonksiyonunu temsil eder. Böyle bir problemin çözümü oldukça karışık olduğu için bir takım yaklaşımlarda bulunmak gereklidir. Yararlanılan yaklaşımlar: Born Oppenheimer, Hartree-Fock, yoğunluklu fonksiyonel yöntemi ve pseudo-potansiyel yaklaşımdır. [60]. İlk üçü çalışmamla ilgili olduğu için aşağıdaki bölümlerde anlatılmaktadır.

3.2 Born-Oppenheimer Yöntemi

Bu yöntem 1927'de önerilmiştir ve halen kullanılmaktadır [61,62]. Buna göre, elektronlar çekirdekle kıyaslayınca çok daha hafif ve çekirdeğin hareketleriyle karşılaştırılırsa çok daha hızlıdırlar. Çünkü çekirdeğin kütlesi elektronun kütlesinden 10⁴ kat kadar daha fazladır. Bu nedenle çekirdek, elektronun bir anlık bulunduğu durumundan etkilenmez fakat diğer elektronlarla beraber devinimlerin ortalamasından etki altında kalabilir. Bir başka deyişle elektronların, hareketi olmadığı varsayılabilen çekirdek alanında devinim içinde olduğu kabul edilmiştir. Bu durumda eşitlik 3.1'de denklem daha basit hale gelir. Çekirdekler devinimsiz kabul edildiği için kinetiklik açısından sıfır enerjili kabul edilebilir (3.1 eşitliğinin 2.terimi). Çekirdek araları değişmez yani sabit ve itme şeklinde olan Coulomb etkisi uygun olabilecek bir referans enerjisi seçerek sıfır kabul edilebilir. (eşitliğin 5. terimi). Kristal oluşumun dış bölgesi de sıfır alınırsa, denklem 3.1'de hamiltoniyenin yalnız 3 terimi oluşacaktır. Bu durumda şöyle ifade edilebilir,

$$H = -\frac{\hbar^2}{2} \sum_{i}^{n} \frac{\nabla_i^2}{m_e} + \frac{1}{8\pi\varepsilon_0} \sum_{i}^{n} \sum_{j\neq i}^{n} \frac{e^2}{|\vec{r}_{i-}\vec{r}_{j}|} - \frac{1}{4\pi\varepsilon_0} \sum_{i}^{n} \sum_{j}^{n} \frac{e^2 Z_j}{|\vec{r}_{i-}\vec{R}_{j}|}$$
(3.3)

Bu haliyle Eşitlik 3.3'deki terimler çekirdek potansiyelinin hareket ettirdiği elektron bulutunun kinetik enerjisi, elektron-elektrona tesir ederek meydana gelen potansiyel enerji ve çekirdeğin elektronlara etki ederek meydana getirdiği dış potansiyel (V_{ext}) olarak yazılabilir.

$$H = T_{el} + V_{el-el} + V_{ext} \tag{3.4}$$

Born-Oppenheimer metodu yaygın kullanılır fakat her zaman geçerlidir denilemez. Bu metot, çekirdek ile elektronun hareketleri birbirinden ayrılmadığında geçerli olmaz. Bu duruma uyarılmış moleküller örnek verilebilir. Bu uyarılmış moleküllerde çekirdek çok hızlı hareket ettiği için elektron bu harekete anında uyum sağlayamaz [63].

Hamiltoniyenin bu basit haliyle bile Schrödinger denkleminin çözülebilmesi halen çok zordur ve bunun nedeni çok-elektron dalga fonksiyonunda, $N \approx 10^{26}$ olarak 3Ntane değişken mevcut olmasıdır.

3.3 Dalga Fonksiyonları Yaklaşımı

3.3.1 Hartree Yöntemi

Katılardaki elektronların kuantum mekaniksel tutumlarını tam olarak belirtmek için mevcut durumda dalga fonksiyonu çok elektronlu olarak hesap edilmelidir. Zamandan bağımsız Schödinger denkleminin çözülebilmesi için 10²³ tane diferansiyel denklemin çözülmesi gereklidir. Günümüzde ne yazık ki bilgisayarların kapasitesi böyle bir hesaplama için yeterli değildir. Eşitlik 3.2'den hareketle elektronik hamiltonyen için Schrödinger denklemi şöyle ifade edilebilir:

$$H_e \psi_e = E_e \psi_e \tag{3.5}$$

Bu denklem ilk önce tek elektronlu hale getirilmelidir. Elektronların etkileşmediği farz edilip eşitlik 3.4'te V_{el-el} sıfır kabul edilirse, çoklu sistem bir denklemler sistemine dönüşür. Bu durumda problem, etkileşmeyen elektronlar söz konusu

olduğu için, elektronların etkileşmelerinin nasıl hesaba ekleneceği şeklinde ortaya çıkar. Bu problemin çözümü için ilk başarılı girişim 1928'de Hartree tarafından oluşturuldu [65]. Bu sorunu Hartree öz-uyumlu alan kavramını öne sürerek aşabilmiştir. Hartree, çok-elektronlu sistemde, dalga fonksiyonlarının biçimiyle ilgili bir varsayımda bulunmuştur. Buna göre, çok elektronlu dalga fonksiyonları tek elektron dalga fonksiyonlarının çarpımı şeklinde ifade edilebileceği görülmüştür [64,65]. O zaman dalga fonksiyonu

$$\psi(\vec{r}_1, \vec{r}_2, \dots, \vec{r}_N) = \prod_{i=1}^N \psi_i(r_i)$$
(3.6)

şeklinde belirtilir. Burada r_i, i. ci elektronun konumunu ve spin durumunu belirtir ve dalga fonksiyonu ortonormaldir. Örneğin küresel koordinatlarda r_i=(x_i, θ_i , ϕ_i ,m_i) şeklinde belirtilir. Burada m_i spin aşağı (-1/2) ya da spin yukarı (1/2) olarak sadece iki değer alabilir. Her bir tek-elektron fonksiyonu ψ_i ' ler, orbitaller ya da spin orbitalleri olarak adlandırılır ve her atom, molekül veya katıdaki her bir elektronu tarif eder. Tek elektron dalga fonksiyonu ψ ' nin sonsuz küçük değişimi hamiltonyenin değişmesine sebep olmaz. Elektronik sistemin toplam enerjisi ise tek tek elektronların enerjilerinin toplamı şeklinde aşağıdaki gibi yazılabilir.

$$E_e = \sum_{i=1}^{N} E_i \tag{3.7}$$

Burada i. ci elektronu etkileyen potansiyel

$$V_i(r) = V_{iyon}(r) + V_H(r)$$
 (3.8)

eşitliği ile belirtilir. Potansiyel, iyon ve Hartree potansiyellerinin toplamı şeklinde verilir. V_{iyon} ve V_{Hartree} potansiyelleri,

$$V_{iyon}(r) = -\sum_{a} \frac{Z_{a}}{|r - r_{a}|} \qquad V_{H}(r) = -\int dr' \frac{r(r')}{|r - r'|}$$
(3.9)

şeklinde verilir. i. ci elektrona etkiyen Hartree potansiyelindeki yoğunluk terimi

$$\rho(\vec{r}) = \sum_{i \neq j} |\psi_j(\vec{r})|^2$$
(3.10)

şeklinde verilir. Elektronik sistemin hamiltonyeni ise atomik birimlerde $\hbar = m = 1$ olarak alınabildiği haliyle

$$H = -\sum_{i=1}^{N} \frac{1}{2} \nabla_i^2 + V_i(r)$$
(3.11)

olarak belirtilir. Eşitlik 3.11 ile belirtilen hamiltonyenin, eşitlik 3.7 ile alınan beklenen değerini yani toplam enerjisini en küçük yapan tek elektron dalga fonksiyonları Hartree denklemi ile verilir. Bu denklem aşağıdaki şekilde

$$\left[-\frac{1}{2}V^2 + V_{iyon}(r)\right]\psi_i(r) + \sum_{j\neq i}\int dr' \frac{\psi_j(r')}{|r-r'|}\psi_i(r) = \varepsilon_i\psi_i(r)$$
(3.12)

ifade edilir. Bu denklemin çözümü ardışık iterasyonlarla(tekrarlama yöntemi) bulunabilir. (3.12) denklemi, orbitaller veya spin orbitalleri özde uyumluluk içinde olarak çözüme kavuşturulduğunda denklem 3.6 olarak tanımlanan fonksiyoneli sağlanmış olur. Hartree yaklaşımı, elektronik sistem için tekelektronlu dalga fonksiyonlarını yaklaşık olarak hesaplamamızı sağlar. Denklem (3.6) ile belirtilen yaklaşım sistemdeki elektronların birbiriyle bağlantısız hareketleri olduğu, ama herbir elektron öteki elektronların alan ortalamasıyla etkileştiği belirtilir. Bu doğru olmayabilir. Elektromanyetik etkileşmede elektronların hareketi birbirleriyle bağlantılıdır. Elektronik sistem Denklem (3.6)' te dalga fonksiyoneli gösterildiği haliyle tek başlarına elektronların fonksiyonelleri çarpım şeklinde ifade edilir ve iki tane olan elektronların yerlerinin değiştirmesine rağmen simetri bozulmaz. Bu durumda Pauli dışarlama ilkesine göre elektronik dalga fonksiyonu antisimetrik olmalıdır. Yani Hartree yaklaşımı Pauli dışarlama ilkesini uymaz. Bu Hartree yaklaşımının eksikliğidir. Bu problemi Hartree-Fock yaklaşımı çözmüştür.

3.3.2 Hartree-Fock Yöntemi

Hartree metodu Wolfgang Paulinin dışarlama ilkesi ile uyumsuzluğu 1930'da Fock ve Slater' ın bu metoda bir düzeltme tavsiyesiyle aşıldı [66]. Hartree-Fock metodu, asimetrik dalga fonksiyonlarını ele alarak, tekli elektron fonksiyonellerinden çoklu-elektron fonksiyonelini, Hartree metoduna göre daha yeterli olarak açıklamıştır. Fakat bu yöntem daha karışıktır ve orbitallerin veya spin orbitallerinin basit bir çarpımı yerine toplam dalga fonksiyonu, elektronik orbitallerin antisimetrik çarpımını sağlayan Slater determinatı [67] ile verilir ve

$$\Psi(r_1, r_2, \dots, r_N) \frac{1}{\sqrt{N!}} \begin{vmatrix} \psi_1(r_1) & \psi_2(r_1) & \dots & \psi_N(r_1) \\ \psi_1(r_2) & \psi_2(r_2) & \dots & \psi_N(r_2) \\ \vdots & \vdots & & \vdots \\ \psi_1(r_N) & \psi_2(r_N) & \dots & \psi_N(r_N) \end{vmatrix}$$
(3.13)

şeklinde belirtilir. Slater determinantında iki satır ya da iki sütün yer değiştirirse, determinat işareti değişir. Bu şekilde antisimetriklik şartı sağlanır. Eşitlik 3.12 ile benzeşebilen HF eşitliği enerji olarak beklenebilen sonucunu minimal yapan eşitlik 3.14'deki tekli elektronlu fonksiyonellerini oluşturur ve

$$\left[-\frac{1}{2} V^{2} + V_{iyon}(r) \right] \psi_{i}(r) + \sum_{j \neq i} \int dr' \frac{|\psi_{j}(r')|^{2}}{|r - r'|} \psi_{i}(r)$$

$$- \sum_{j} \delta_{\sigma_{i},\sigma_{j}} \int dr' \frac{\psi_{j}^{*}(r')\psi_{i}(r')}{|r - r'|} \psi_{j}(r) = \varepsilon_{i}\psi_{i}(r)$$

$$(3.14)$$

şekliyle belirtilir. Eşitlik 3.14'deki son terim değiş tokuş terimini ifade etmektedir. Ters simetrisi olan fonksiyoneline sahip değiş tokuş terimi Wolfgang Paulinin dışarlama prensibiyle bağlantıldır. Son terim olan değiş tokuş terimi sebebiyle, eşitlik 3.12'deki Hartree denkleminden farklıdır. σ_i ve σ_j spinleri aynı olduğu için değiş tokuş terimi sıfırdan farklıdır. Hartree-Fock metodunun üstünlüğü tek başına bir elektronun fonksiyonuna sahip eşitlik 3.13'dekine benzer Slaterin determinantı kullanabilmesi, varyasyonelli olabilmesi ve elektronik sistemin enerjisini en küçük hale getiren dalga fonksiyonelini kullanabilmesidir. Ama HF yaklaşımı elektron grupları arasında olan ilişkiyi hesap etmez. Bunun dışında Hartree-Fock yöntemi geometrilerde yeterince başarılı iken, bağ meydana gelmesi veya kırılmasını açıklamada yeterli değildir. Hartree-Fock yaklaşımının yetersizliklerinden dolayı yıllardır elektronik sistemlerin açıklanması, dalga fonksiyonları yerine elektron yoğunluğu yaklaşımı ile yapılır[2].

3.4 Yoğunluk Fonksiyonel Yöntemleri

3.4.1 Thomas-Fermi Yaklaşımı

1927 yılında TF çok elektron problemine yarı klasik bir yaklaşımla farklı bir katkıda bulunmuştur[68-70]. TF yaklaşımı esas parametre şeklinde dalganın fonksiyonelinin yerine elektronlara bağlı yüklerin yoğunluklarını kullanır. TF metodu çok elektron dalga fonksiyonunu kullanıp Schrödinger denklemini çözümlemek yerine, sistemin terimlerinin elektron yoğunluklarının fonksiyonu şeklinde yazılıp, elektronik sisteminin tüm enerji hali minimum hale getirilir. TF metodu hesaplamalar için yeterli düzeyde ve hassaslıkta olmadığı halde Yoğunluk Fonksiyonel Teorisinin çalışma şeklini açıklayabilmiştir.

Bu tür metotta elektronların özgür oldukları kabul edilir. Başka bir ifade ile tüm enerjinin, homojenize ve etkileşime girmeyen elektronik gazdan oluştuğu varsayılır. Bu durumda sistemin toplam enerjisi elektron yoğunluğunun fonksiyoneli şeklinde aşağıdaki gibi yazılır:

$$E^{TF}[\rho(r)] = \frac{e^2}{2} \iint \frac{\rho(r)\rho(r')}{|r-r'|} dr dr' + A_k \int \rho^{5/3}(r) + \int \rho(r)\nu(r)dr$$
(3.15)

Elektromanyetik sistemin tüm enerjisi ilk terimin elektron-elektron etkisi ile oluşur. Bu tür etkileşmenin kaynağı elektrostatik enerjisidir [71].

$$E_{es}[\rho(r)] = \frac{e^2}{2} \iint \frac{\rho(r)\rho(r')}{|r-r'|} dr dr'$$
(3.16)

Toplam enerjiyi oluşturan ikinci terim kinetik enerjidir. Elektronik sistemin kinetik enerji terimi şu şekilde ifade edilir:

$$T[\rho(r)] = \int t[\rho(r)]dr$$
(3.17)

Burada $t[\rho(r)]$, $\rho(r)$ yoğunluğu olan etkileşime girmeyen sistemin kinetik enerjisi yoğunluk fonksiyonelidir. Fakat $\rho(r)$ boşlukta yavaşça değişime uğrarsa başka bir ifade ile r pozisyonundaki elektron kendini $\rho(r)$ yoğunluğu olan homojen bir ortamın etkisinde olması halinde, bu yaklaşım oldukça iyi sayılır. Bu durumda homojen elektron gazı için kinetik enerji yoğunluk fonksiyoneli,

$$t[\rho(r)] = \frac{2}{(2\pi)^3} \int_{k \le k_F} \frac{\hbar^2 k^2}{2m} dk$$
(3.18)

şeklinde belirtilir. Fermi dalga vektörü aşağıdaki şekilde belirtilir.

$$k_F = [3\pi^2 \rho(r)]^{1/3} \tag{3.19}$$

Buradan,

$$A_k = \frac{3}{10m} \hbar^2 (3\pi^2)^{2/3} \tag{3.20}$$

olarak kinetik enerji fonksiyoneli,

$$T[\rho(r)] = A_k \int [\rho(r)]^{5/3} dr$$
(3.21)

şeklinde belirtilir. Denklem 3.21'de sistemin tüm enerjisinin sonuncu terimi elektronlarla iyonların arasında olan elektrostatik çekimin enerjisi şeklindedir. Bu denklemin sonuncu teriminde olan iyonların yarattığı statik Coulomb potansiyel enerjisi

$$V(r) = -\sum_{a=1}^{N} \frac{Z_a}{|r - R_a|}$$
(3.22)

ile belirtilir. Elektronların sayısı değişmez kabul edildiğinden

$$N = \int \rho(r) \, dr \tag{3.23}$$

koşulu da göz önüne alındığında $E[\rho]$ fonksiyoneli varyasyon yöntemi ile minimize edilir.

$$\left\{ E[\rho] - \mu \left[\int \rho(r) \, dr - N \right] \right\} = 0 \tag{3.24}$$

varyasyon alındığı zaman

$$\frac{e^2}{2} \iint \frac{\rho(r')}{|r-r'|} dr' + \frac{5}{3} A_k \rho^{2/3}(r) + V_{ext} - \mu = 0$$
(3.25)

Thomas-Fermi eşitliği elde edilir. Thomas-Fermi metodu önemli bir başlangıç olduğu halde, güvenilirliği tam değildir. Sebebi HF metodunda tarif edilen herhangi atomun değiş-tokuş enerjisinin hesaba dahil edilmemesidir. 1930 yılında Paul Dirac Thomas-Fermi yöntemine bir değiş-tokuş enerji ilavesi yapmıştır. TFD yönteminde modelin tüm enerji miktarı elektronların yoğunluk fonksiyonu

$$E^{TFD}[\rho(r)] = E[\rho(r)] - \frac{3}{4}A_l \int \rho^{4/3}(r)dr$$
(3.26)

şeklinde belirtilir [72]. Eşitliğin sağ kısmındaki 2. terimi Paul Dirac değişim için yerleştirmiştir ve A₁ pozitif bir parametredir. Bununla birlikte bu metod birçok uygulamada yeterince doğru sonuçlar vermemektedir. Bunun nedeni daha çok enerjisinin kinetik olarak temsilidir. Bunun dışında elektronların korelasyon durumu ilave edilememiştir. Fakat bu metodun avantajı; 3N serbestlik derecesi olan N adet elektron olarak çok cisim Schrödingerin eşitliğini yazmak yerine yoğunluklu duruma bir tane denklem oluşturmanın kolaylıkla olması nedeniyledir.

3.4.2 Hohenberg - Kohn Kuramsal Yaklaşımlar

Geliştirilmiş Yoğunluk Fonksiyonel teorisi Hohenberg ve Kohn makalesiyle 1964 yılında ortaya kondu [73]. Thomas-Fermi yaklaşımı geliştirildi. Hohenberg ve Kohn teoremlerinden önce (sabit iyonlar alanında) hamiltonyenle ifade edilen elektronik sistemi hatırlayalım:

$$H = \sum_{i=1}^{N} \left(-\frac{\nabla_i^2}{2} \right) + \sum_{i=1}^{N} V_{ext}(r_i) + \sum_{i(3.27)$$

Hamiltonyende tanımlanan dış potansiyel aşağıdaki gibidir.

$$V_{ext}(r_i) = -\sum_a \frac{Z_a}{r_{ia}}$$
(3.28)

 Z_{α} yüklü çekirdeklerden kaynağını alan potansiyelin, *i*. elektronun üstünde etki gösteren dış potansiyeldir. Temel enerjisinin ve temel durum halinin dalga fonksiyoneli, enerjinin fonksiyonunun $E[\psi]$ en küçük haliyle ifade edilir.

$$E[\psi] = \frac{\langle \psi | H | \psi \rangle}{\langle \psi | \psi \rangle}$$
(3.29)

N tane elektron şeklinde bu modelde, dış potansiyelin $V_{ext}(r)$,tümü hamiltonyene

yerleştirilir. Bu yüzden elektron sayısı, N ve dış potansiyel, $V_{ext}(r)$, taban durumunun bütün özelliklerini ifade eder. Yalnız dejenere olmayan taban durumlarını dikkate alı; fakat dejenerelik hiçbir zorluk çıkarmaz [74]. Çünkü dış potansiyel, $V_{ext}(r)$, tüm elektronik özellikleri belirleyen elektronların sayısıyla beraber, bir sistemin tüm temel yapısını belirtir. Yoğunluk, $\rho(r)$, ve elektron sayısının, N, normalizasyon şartıyla

$$N = \int \rho(r) \, dr \tag{3.30}$$

eşitliğine bağlı olduğuna dikkat etmek gerekir. Elektron sayısı, N, ve dış potansiyel, $V_{ext}(r)$ ' in yerini alacak şekilde, ilk Hohenberg Kohn kuramsal yaklaşımı taban parametresi olarak elektronların yoğunluk halinin, $\rho(r)$, uygulamasını gerektirir.

Teorem 1: keyfi bir ek sabit ilavesiyle dış potansiyel, $V_{ext}(r)$, elektron yoğunluğu tarafından belirleneceğini ifade eder.

Bu sabitin özde hiçbir şeyi değiştirmediğini dikkate almak gerekir. Çünkü H ve H+sabit hamiltonyenli Schrödinger eşitliği tam olarak aynı öz fonksiyonları üretecek ve bütün öz enerjiler, sadece referans çerçevesinde belirlenen, bu sabitin değeri tarafından basitçe yerleri değiştirilecektir. Teoremin alternatif bir formasyonu: Esas olarak, enerjilerden oluşan doğru durağan bir kuantum mekaniksel sistemin her ölçülen değeri sadece taban durumu yoğunluğundan vb. hesaplardan elde edilebilir ve taban durumunun bir fonksiyoneli olarak yazılabilir. Bu teoremin ispatı çelişki sayesinde yapılır.

a) Tam bir taban durumu yoğunluğuna, $\rho(r)$, sahip olduğumuzu varsayarız.

b) Taban durumunun dejenere olmadığını varsayarız.

c) Yoğunluk için sırasıyla *H* ve *H'* açıkça iki farklı hamiltonyeni üreten, $V_{ext}(r)$ ve $V_{ext}(r)'$, iki mümkün dış potansiyel olduğu varsayılır. Hamiltonyenler sırasıyla ψ ve ψ' taban durumu için iki farklı dalga fonksiyonunu üretir. Hamiltonyenler

 $E_0 = \langle \psi | H | \psi \rangle$ ve $E_0' = \langle \psi' | H' | \psi \rangle$ enerjilerine karşılık gelir. Burada dalga fonksiyonlarının $\langle \psi | \psi \rangle = 1$ normalize olduğu kabul edilir.

d) *H* hamiltonyenli ψ' dalga fonksiyonu için enerjinin beklenen değeri varyasyon teoremine göre her zaman taban durumu enerjisinden daha büyüktür.

$$E_{0} = \langle \psi | H | \psi \rangle < \langle \psi' | H | \psi' \rangle = \langle \psi' | H - H' + H' | \psi' \rangle$$

= $\langle \psi' | H - H' | \psi' \rangle + \langle \psi' | H' | \psi' \rangle$
= $\int \rho(r) [V_{ext}(r) - V_{ext}(r)'] dr + E_{0}'$ (3.31)

e) Devamı olarak H' hamiltonyenli ψ dalga fonksiyonu için enerjinin beklenen değeri hesap edilerek tekrar varyasyon teoremine tatbik edilir,

$$E_{0}' = \langle \psi' | H' | \psi' \rangle < \langle \psi | H' | \psi \rangle = \langle \psi | H' - H + H' | \psi \rangle$$

= $\langle \psi | H' - H | \psi \rangle + \langle \psi | H | \psi \rangle$ (3.32)
= $-\int \rho(r) [V_{ext}(r) - V_{ext}(r)'] dr + E_{0}$

(3.31) ve (3.32) eşitlikleri taraf tarafa toplanırsa,

$$E_0 + E_0' < E_0' + E_0 \tag{3.33}$$

eşitliğine ulaşılır. Bu çok açık çelişkidir.

Bu nedenle taban durumları için aynı yoğunluğu ($\rho(r)$), belirten iki farklı dış potansiyel ($V_{ext}(r)$), olamaz. Bu nedenle, yoğunluk ($\rho(r)$) elektron sayısını (N), dış potansiyeli ($V_{ext}(r)$), yani taban halinin tüm özelliklerini belirler. Örneğin elektronun kinetik enerjisini $T[\rho(r)]$, ayrıca elektron-elektron etkileşmeleri V_{el-el} olarak gösterilirse potansiyel enerjisi, $V[\rho(r)] = V_{el-el}[\rho(r)] + V_{ext}[\rho(r)]$, şeklinde belirtilir. Böylece tüm potansiyel enerjisi de,

$$E[\rho(r)] = T[\rho] + V_{el-el}[\rho] + V_{ext}[\rho]$$
(3.34)

Eşitliğiyle ortaya konur ve dış potansiyel, $V_{ext}[\rho]$, dışında kalan bütün fonksiyonlar aşağıda belirtilen eşitlikle gruplandırılabilir.

$$E[\rho(r)] = V_{ext}[\rho] + F_{HK}[\rho] = \int \rho(r) V_{ext}(r) dr + F_{HK}[\rho]$$
(3.35)

Hohenberg-Kohn fonksiyoneli, F_{HK} yalnız yoğunluk göz önüne alınarak işlem yapar ve evrenseldir. F_{HK} belli şartlarda ele alınan parçacık sisteminden bağımsızdır. Elektronların sayısıyla ilgili bilginin elektronların yoğunluğundan kolayca elde edilebileceği görülür (denklem 3.30). İkinci Hohenberg-Kohn teoremi enerjinin varyasyon ilkesini sağlar.

Teorem 2: Keyfi bir yoğunluk $\tilde{\rho}(r)$ için öyle ki

$$\tilde{\rho}(r) \ge 0 \quad ve \int \tilde{\rho}(r)dr = N , \qquad E_0 \le E[\tilde{\rho}]$$
(3.36)

Burada $E[\tilde{\rho}]$ enerji fonksiyonelidir. Diğer bir ifade ile, N yoğunluk, elektronların gerçek sayısını göstermesi durumunda, bu yoğunlukla hesap edilen tüm enerjinin temel hali hakiki enerji halinden az olamaz ve prensip olarak temel hali yoğunluğu, yalnız yoğunluğu içeren değişim yöntemi ile hesaplanabilir. Bu teoremi kanıtlamak için, önceki teoremde yoğunluğun, $\tilde{\rho}$ (r), kendi dış potansiyelini, $\tilde{V}_{ext}(r)$, hamiltonyenini, \tilde{H} , ve dalga fonksiyonunu, $\tilde{\psi}$, ile ifade edildiğine dikkat etmek gerekir. Dış potansiyel, $V_{ext}(r)$, ile ilgili problemin keyfi bir fonksiyonu olarak dalga fonksiyonunu, $\tilde{\psi}$, alınır. Bu nedenle

$$\left\langle \tilde{\psi} \middle| H \middle| \tilde{\psi} \right\rangle = \int \tilde{\rho}(r) V_{ext}(r) dr + F_{HK}[\tilde{\rho}] = E[\tilde{\rho}] \ge E[\rho] = E_0$$
(3.37)

olur [2].

3.4.3 Khon-Sham Eşitlikleri

Toplam enerji fonksiyonelinin, $E[\rho]$, türevinin alınabileceğini kabul ettiğimiz zaman, taban hali yoğunluğunu gerektiren eşitlik 3.30'un kısıtlaması ve yoğunlukla ilgili eşitlik 3.36'in değişim ilkesi aşağıdaki eşitlikle bağdaşır.

$$\delta\left\{E[\rho] - \mu\left[\int \rho(r) \, dr - N\right]\right\} = 0 \tag{3.38}$$

Burada μ , gerçek toplam elektron sayısını, *N*, sağlayan yoğunluk sınırlamasıyla uyuşan Lagrange değişkenidir. Eşitlik 3.38'de belirtildiği gibi fonksiyonelin türevini hesap ettiğimiz zaman

$$\mu = \frac{\delta E[\rho]}{\delta \rho(r)} = V_{ext}(r) + \frac{\delta F_{HK}[\rho(r)]}{\delta \rho(r)}$$
(3.39)

eşitliği ortaya çıkar.

 $F_{HK}[\rho]$ ' nin tam şeklini bilirsek eşitlik 3.38 taban durumu elektron yoğunluğu için tam uygun olur. Daha önce görüldüğü gibi $F_{HK}[\rho]$ dış potansiyelden, $V_{ext}(r)$ ayrı olarak belirtilir. $F_{HK}[\rho]$, yoğunluğun, $\rho(r)$, geniş kapsamlı bir fonksiyonelidir. $F_{HK}[\rho]$ ' nin belirgin bir şekline sahip olabilirsek bu yöntemi herhangi bir sisteme tatbik edebiliriz. Bununla beraber Yoğunluk Fonksiyonel Teorisinin (DFT) hesaplaması eksiksiz olan formlarını elde etmek hala zordur. Bu nedenle F_{HK} açık bir şekilde nerdeyse hiç yazılamamaktadır.

Etkileşme içinde olmayan elektronlar için $F_{HK}[\rho] = T[\rho]$ eşittir. $T[\rho]$, elektronun kinetik enerjisine uyar ama $T[\rho]$ fonksiyoneli de bilinmemektedir. Ayrıca herhangi

bir dış potansiyelde etkileşime girmeyen elektronlar için taban hali enerjisi (doğal olarak dış potansiyelin olmaması halinde) dış potansiyel enerjisi sıfır alınıp çözümlenebilir ve etkileşen elektronlar sorunuyla baş etmek için de bu kullanılabilir. Eğer etkileşme olmazsa, kinetik ve harici potansiyelin enerjileri total enerjinin fonksiyonuna katkıda bulunur $E[\rho]$.

$$E[\rho] = T[\rho] + V_{ext}[\rho] = T[\rho] + \int V_{ext}(r)\rho(r)dr$$
(3.40)

Sistemin taban halinin tek parçacıklı Schrödinger denklemine uygun olan spin orbitalleriyle bir slater determinantı formuyla yazılabilir.

$$\left[-\frac{\nabla^2}{2} + V_{ext}(r)\right]\psi_m(r) = \varepsilon_m\psi_m(r)$$
(3.41)

Öyleyse taban hali yoğunluğu dolu olma durumları üzerinden bir toplamla

$$\rho(r) = \sum_{m}^{dolu} |\psi_m(r)|^2$$
(3.42)

denklemiyle ifade edilir. Normalizasyona N sayıda parçacıkların yoğunluğu uygun hale getirmek için $\psi_m(r)$ normalize olmalıdır. Böylece taban durumu

$$\sum_{m}^{dolu} \varepsilon_m = T[\rho] + \int V_{ext}(r)\rho(r)dr$$
(3.43)

şeklinde yazılabilir. Bu durumda etkileşen elektronlar halini hesaba katmalıyız.

$$E[\rho] = T[\rho] + \int V_{ext}(r)\rho(r)dr$$

$$+ \frac{1}{2} \iint \frac{\rho(r_1)\rho(r_2)}{|r_1 - r_2|} dr_1 dr_2 + E_{xc}[\rho(r)]$$
(3.44)

denkleminde belirtilen elektronik etkileşim halleriyle, çok elektronlu bir sistem için eşitlik 3.34'teki enerji fonksiyoneli söz konusu olabilir. Buradaki en sondaki terim yani değiş tokuş korelasyonu, sıralı halde etkileşime girmeyen kinetik enerjinin fonksiyonu olan elektron gazı, Hartree yi ve potansiyeli gösterilen başlangıçtaki 3 adet terimi hariç tutarak gerekli bütün katkılara sahiptir. Yoğunluğa, $\rho(t)$, bağlı olan değiş tokuş korelasyon enerjisine, E_{xc} , şu ana kadar bilinmeyen tüm etkileşim durumlarını dahil edilir; fakat hiçbir yaklaşıklık yapılmaz. Etkileşim halindeki elektron gazı için kinetik enerji ve elektron-elektron etkileşim halinin yalnız yoğunlukla ilişkili olan iki terimin toplamı şeklinde yazılabileceği belirgin değildir. Bu nedenle yalnız yoğunluğa bağlı ve etkileşim içinde olmayan elektronların kinetik fonksiyoneli ayrı tutularak kinetik enerjinin arta kalan kısmı değiş-tokuş korelasyon enerjisine, E_{xc} , dahil edilir. Eşitlik 3.44'teki yoğunlukla değiştiği zaman

$$\mu = \frac{\delta T[\rho]}{\delta \rho(r)} + \frac{\delta E_{xc}[\rho]}{\delta \rho(r)} + \int \rho(r') \frac{1}{|r-r'|} dr' + V_{ext}(r)$$
(3.45)

denklemi ortaya çıkar. Bu denklem (3.39) denklemiyle aynı form yapısındadır tek farkı: potansiyel, daha karışık form yapısında olan efektif potansiyel, V_{eff} , ile yer değiştirmesidir ve

$$V_{eff}(r) = V_{ext}(r) + \frac{\delta E_{xc}[\rho]}{\delta \rho(r)} + \int \rho(r') \frac{1}{|r - r'|} dr'$$
(3.46)

denklemiyle belirtilir. Değişik notasyonlarla efektif potansiyeli, Veff,

$$V_{eff}(r) = V_{ext}(r) + V_{xc}(r) = V_{Hartree}(r)$$
(3.47)

denklemiyle tekrar yazılabilir. Burada

$$V_{Hartree}(r) = \int \rho(r') \frac{1}{|r - r'|} dr'$$
(3.48)

$$V_{xc}(r) = \frac{\delta E_{xc}[\rho]}{\delta \rho(r)}$$
(3.49)

eşitlikleriyle belirtilir. Eşitlik 3.41'a kıyasla

$$\left[-\frac{\nabla^2}{2} + V_{eff}(r)\right]\psi_m(r) = \varepsilon_m\psi_m(r)$$
(3.50)

denklemi sağlanır. Buradan da

$$\sum_{m}^{dolu} \varepsilon_m = T[\rho] + \int V_{eff}(r)\rho(r)dr$$
(3.51)

denklemi elde edilir. (3.47) denkleminin (3.44) denklemine eklenmesiyle

$$E[\rho] = T[\rho] + \int \left[V_{eff}(r) - V_{Hartree}(r) - V_{xc}(r) \right] \rho(r) dr + \frac{1}{2} \iint \frac{\rho(r_1)\rho(r_2)}{|r_1 - r_2|} dr_1 dr_2 + E_{xc}[\rho(r)]$$
(3.52)

denklemi elde edilir. Eşitlik 3.51 hesaba katılınca zaman toplam enerji için şu denkleme ulaşılır:

$$E[\rho] = \sum_{m}^{dolu} \varepsilon_m - \frac{1}{2} \iint \frac{\rho(r_1)\rho(r_2)}{|r_1 - r_2|} dr_1 dr_2 - \int V_{xc}(r)\rho(r)dr + E_{xc}[\rho(r)]$$
(3.53)

Böylece yoğunluk fonksiyonel gelişimi (3.42, 3.46, 3.50, 3.53) denklemleriyle sağlanmış olur. Bu denklemler ilk önce Kohn ve Sham tarafından geliştirildi [75]. (3.50) denklemi $\psi_m(r)$ için Kohn-Sham denklemleridir ve $\psi_m(r)$ Kohn-Sham spin orbitalleridir. Bazen, eşitlik 3.53 yerine, toplam enerji fonksiyonelinin, $E[\rho]$, eşdeğeri kabul edilen

$$E[\rho] = \sum_{m}^{dolu} \int \psi_{m}^{*}(r) \left(-\frac{\nabla^{2}}{2}\right) \psi_{m}(r) + \int V_{xc}(r)\rho(r)dr + \frac{1}{2} \iint \frac{\rho(r_{1})\rho(r_{2})}{|r_{1}-r_{2}|} dr_{1}dr_{2} + E_{xc}[\rho(r)]$$
(3.54)

denklemi kullanılır.

Yukarıda belirtildiği haliyle değiş tokuş korelasyonun şekli bilinmiyor; ancak bütün sistemler için işe yarayan bu potansiyelin sadece yoğunluk durumunun fonksiyoneli olarak belirtilir. Bu nedenle şu sonuçlar çıkarılabilir:

a) Eğer (3.44) denklemine göre enerji fonksiyonelini ayrı tutulursa, değiş-tokuş korelasyon enerjisi terimi, E_{xc} , dış potansiyele bağımlı değildir.

b) Enerji fonksiyonelinin minimum olması problemi, (3.43) eşitliğiyle beraber(3.50) Kohn-Sham denklemlerinin kullanılmasıyla oluşturulabilir.

c) Hartree Fock teoride ele alınan orbitallerin tersine yoğunluk fonksiyonel teorisindeki Kohn-Sham orbitalleri, gerçek yoğunluğu ortaya çıkarmak için düzenlenen etkileşme içinde olmayan orbitallerin bir setidir ve arkasında hiçbir fiziksel anlamı yoktur.

3.4.4 Değiş-Tokuş Korelasyon Fonksiyoneli

Yoğunluk fonksiyonel teorisi modelinin başarısı için değiş-tokuş korelasyon potansiyeli, V_{XC} , çok önemlidir. Değiş-tokuş korelasyon potansiyeli, değiş-tokuş korelasyon enerjisinin, (3.49) eşitliğinin fonksiyonel bir türevidir. Homojen bir elektron gazı için değiş-tokuş korelasyon potansiyeli elektron yoğunluğunun değerine bağlıdır. Homojen olmayan bir sistem için değiş tokuş korelasyon potansiyeli sadece yoğunluğun değerine değil aynı zamanda r noktasına yakın yoğunluğun değişimlerine de bağlıdır ve bu yüzden değiş-tokuş korelasyon potansiyeli, yoğunluğun keyfi basamaktan gradyenleri üzerinden bir açılım olarak yazılabilir.

$$V_{xc}[\rho](r) = V_{xc}\left[\rho(r), \nabla \rho(r), \nabla \left(\nabla \rho(r)\right), \dots\right]$$
(3.55)

Enerji fonksiyonelinin tam olarak bilinmemesiyle birlikte yoğunluk gradyenlerini enerji fonksiyoneline ilave etmek Yoğunluk Fonksiyonel Teorisinin denklemlerinin çözümünü zorlaştırır. Bu ilave özelliği sağlamak için en kolay yöntem, r noktasında yoğunluğun gradyenine değil, yalnız yoğunluğa bağlı olan değiş-tokuş korelasyon potansiyeline neden olan değiş-tokuş korelasyon enerjisini kabul etmektir. Bu durumda Yerel Yoğunluk Yaklaşımı (Local Density Approximation (LDA))

$$E_{xc} = \int \rho(r) \varepsilon_{xc}[\rho(r)] dr$$
(3.56)

olarak belirtilir. Burada $E_{xc}[\rho(t)], \rho(t)$ yoğunluğunda dengeli dağılmış bir gaz gibi elektron bulutunun her partiküle denk gelen değiş tokuş korelasyon enerjisidir. Yerel Yoğunluk Yaklaşımı (Y.Y.Y.), dengeli dağılmış bir gaz söz konusu olduğunda eksiksizdir. Bu nedenle Y.Y.Y., elektron yoğunluğu çok hızlı değişmeyen sistemlerde iyi lokal sonuç verir. Yoğunluk Fonksiyonel Teorisinde, değiş-tokuş enerjisinin aşağıdaki şeklini sağlayan homojen elektron gazının hesaplama türüne bağlı bir terim, çoğunlukla değiş-tokuş etkilerine eklenir.
$$\varepsilon_{xc}[\rho(r)] = Cx\rho^{1/3}(r)$$
 (3.57)

C sabitinin değeri $C = -\frac{3}{4} \left(\frac{3}{\pi}\right)^{1/3}$, tür.

Spin polarize Yoğunluk Fonksiyonel Teorisi (DFT) için, Yerel Yoğunluk Yaklaşımı bir miktar değişiklik yapılmış olarak yerel spin yoğunluk yaklaşımı (Local Spin Density Approximation (LSDA)) biçiminde çalışır. Bu yüzden (3.56) denkleminin yerine değiş-tokuş korelasyon enerjisi

$$E_{xc}[\rho^{\uparrow},\rho^{\downarrow}] = C_1 x \int \left[\rho_{\uparrow}^{4/3} + \rho_{\downarrow}^{4/3}\right] dr$$
(3.58)

denklemiyle sağlanır. Burada $C_1 = -\frac{3}{2} \left(\frac{3}{4\pi}\right)$ ile sağlanır ve (3.56) denklemindeki çarpan faktörü uyarınca belirtilir. Bu değerin aynı değiş tokuş çiftlenmesindeki gibi bir sonuç vermesi beklenir. Bu yaklaşım yalnız paralel spin çiftleri arasında olan etkileşme hallerini kapsar.

Bu yerel yaklaşımlar dışında yerel olmayan pek çok model tavsiye edilmiştir. Bunun nedeni bazı sistemlerde yoğunluk gradyeninin değerinin yüksek olabilmesidir. Gradyen yüksek olduğu zaman dahi Yerel Yoğunluk Yaklaşımı sıklıkla doğru sonuçlar sağlar. Yoğunluğun konuma göre değişimini hesap eden modeller genellikle Genelleştirilmiş Gradyen Yaklaşımları (GGAs) denir. GGAs malzemenin bütün türlerinde Yerel Yoğunluk Yaklaşımı üzerinde geçerli bir sonuç vermez; fakat genelleştirilmiş gradyen yaklaşımları sistemlerin bağ uzunluğu ve toplam enerjisinin hesap edilmesi için yerel yoğunluk modelinden birçok kez daha doğru sonuçlar verdiği görülmüştür. Perdew ve Wang sayesinde günümüzde GGAs oldukça geniş kullanım alanı bulur [76]. Yerel olmayan değiş-tokuş fonksiyonellerinin biçimleri oldukça kullanışsızdır. Değiş-tokuşa ek olarak değiştokuş korelasyon potansiyelinde mevcut dinamik korelasyon etkilerinden (elektronlar arasındaki örtülü Coulomb etkileşmelerinden) kaynaklanan bir katkı mevcuttur. En gözde modellerden birisi GW modelleridir [77]. GW modeli Feymann' ın diyagram teknikleri ve matematiksel olarak yoğun Green fonksiyonu teorisinin çerçevesi içinde oluşturulmuştur.



TAM POTANSİYEL YEREL ORBİTAL YÖNTEMİ

Fizik, kimya ve malzeme biliminde komplike sistem araştırmalarında bilgisayar simülasyonlarına ihtiyaç gittikçe artmaktadır. Bu simülasyonlar için değişik teoriler kullanılmaktadır. Teorinin zorluğuna ve imkanlar nispetinde araştırılacak sistemlerin boyutları da değişiklik gösterir. Atomların, moleküllerin ve katı, sıvı veya gaz fazlarından meydana gelen sistemlerin yapısal hali klasik mekanikten kuantum mekaniğine kadar değişik yöntemlerle araştırılabilir. Bu değişik seviyedeki teoriler sistemin Hamiltonyeninin ortaya çıkarılması ve hareket denklemleri tamamen kuantum mekaniği ile ifade edilebilmektedir. Bu nedenle probleme göre çok farklı simülasyon yöntemleri vardır. Bunların bir kısmı hızı, bir kısmı da tahmin etme gücü bakımından hassasiyeti nedeniyle tercih edilir. Atom sayısı çok olan kompleks sistemlerin elektronik yapılarını araştırmada yoğunluk fonksiyonel teorisiyle çalışan tam potansiyel yerel orbital (FPLO) programı, geliştirilen metodlardan biridir. DFT, dalga fonksiyonelinin aksine elektronların yoğunluk hallerini kullanarak sonuca ulaşır. Değiş-tokuş ve korelasyon potansiyeli de içerecek şekilde tüm Hamiltonyen elektron yoğunluğuna bağlı olarak sağlanır

Kristal yapıların durumlarının hesaplanmasında önce ideal kristal birim hücresi belirlenir. Periyodik sınır koşulları sayesinde birim hücrenin elektronik yapı hesaplamalarıyla sonsuz kristalin oluşum ve fiziksel özellikleri ortaya konur. FPLO programı [78], kristal sistemlerin elektron yoğunluğunu, elektron enerji bant yapılarını, spin yoğunluklarını, sistemin toplam enerjisini, enerjiyi minimum yapan optimum atomik yapıyı, manyetik özellikleri ve mekanik özellikleri araştırmaya yarar.

Kuantum mekaniğine bağlı yöntemlerdeki gelişmeler, Kohn-Sham teoreminde yoğunluk fonksiyonel teorisiyle katıhal fiziğinin hesaplamalarında büyük ilerleme olduğunu göstermiştir. Bu gelişmeler çok sayıda öz uyumlu bant yapısı düzenlerinin geliştirilmesi ile meydana geldi. Geçmişteki bilgisayarlar sınırlı olanaklarıyla, makul sayısal sonuçlara izin veren bazı yaklaşımlar sağlıyordu. Bu yaklaşımların bir ortak özelliği, kristal potansiyelinin ortalama alan kavramıyla yaklaşık temsilidir. İlk bakışta yeterli gözükmeyen bu yaklaşımlara rağmen, sonuçları, sıkı bağlı yapılarda oldukça yeterlidir. Geliştirilen kodların sayısal doğruluğunun, daha az veya daha fazla bilinmeyen olmasına bağlı olduğuyla ilgili yaygın görüş vardır. Buna rağmen eğer on bin komut satırı ile tamamen bağımsız kodlar ile üretilen toplam enerji hemen hemen çakıştıysa bu demektir ki farkedilebilir hatalara sahip olan kodların olasılığı küçük olur.

Kohn-Sham denklemlerinin çözümü için DFT hesaplamalarında ileri yaklaşımlar gereklidir. Kendi içinde tutarlı bu denklemlerin değişik bölümlerine farklı yaklaşılabilir. Elektronik yapı hesaplamaları tam potansiyel yerel orbital minimum bant yapısı kodu ile yapılabilir.

Bu kodun gelişimini kısaca belirtelim. Reinhard Richter ve Bedrich Velicky kimyasal düzensizliğin yüksüz kendi içinde tutarlı koherent potansiyel yaklaşımı (Coherent Potential Approach (CPA)) içinde optimize olmuş Atomik Orbitallerin Doğrusal Kompozisyonu (LCAO: Linear Composition of Atomic Orbitals) koduna uygulanabilir olduğunu gösterdi [79]. Daha gelişmiş ve tamamen yüklü kendi içinde tutarlı CPA versiyonu [80,81] Klaus Koepernik FPLO' ya ekledi. Bu kod aşağıdaki özelliklere sahiptir.

a) Tam potansiyel bir kodtur. Bu metodun potansiyeline hiçbir yapısal yaklaşım uygulanmadığını belirtir. Bu potansiyel, artırılmış küresel yaklaşımı, ASA veya muffin-tin, MT, yaklaşımları ile bilinen sonuçlardaki önceki kusurları ortadan kaldırır.

b) Optimize edilmiş yerel baz fonksiyonlarını kullanan bir kodtur [82]. Nümerik atomik baz fonksiyonları Khon-Sham orbitallerini genişletmek için baz fonksiyonları olarak kullanılır. Nispeten küçük sayılı baz fonksiyonlarının tamlığı optimize edilmiş baz fonksiyonları tarafından düzeltilir.

c) Sanki potansiyel (pseudopotential) kullanmayan tam elektron kodtur. Bu yöntemin temelleri aşağıda sunulur.

4.1. FPLO' nun Temelleri

4.1.1. Yerel Orbital Minimum Baz Fonksiyonları Metodu

Periyodik olarak düzenli halde atomları olan sonsuz bir kristal düşünülürse ve dalga fonksiyonu için periyodik sınır şartları şeçilirse, elektronlar periyodik bir potansiyelin, V(r)=V(r+R), etkisinde kalır. R bravais örgü vektörüdür ve elektronların Hamiltonyeninin öteleme simetrisi özelliği olduğunu belirtir. Kristalde elektron dalga fonksiyonları aşağıdaki özelliği gösterir.

Teorem (Bloch Teoremi): Bir bravais örgüsünde bütün örgü vektörleri, R, için periyodik bir potansiyelde, V(r+R)=V(r) olan tek-elektron Hamiltonyeninin, H=-V₂/2+V(r), özfonksiyonları, $\psi_{kn}(r)$, bir düzlem dalga ile örgünün periyodik özelliği olan fonksiyonun çarpımı şeklinde verilir.

$$\psi_{nk}(r) = e^{\iota k r} u_{nk}(r) \tag{4.1}$$

Burada tüm R, örgü sabitleri için,

$$u_{nk}(r+R) = u_{nk}(r)$$
 (4.2)

koşulu sağlanır. Eşitlik 4.2 koşulu Eşitlik 4.1'de yerine yazılırsa ve sınır şartından dolayı, $R = \sum_i a_i L_i$ denklemde yerine konursa,

$$\psi_{nk}\left(r + \sum_{i} a_{i}L_{i}\right) = \psi_{nk}(r) \tag{4.3}$$

sağlanır. Burada a_i, Bravais örgünün i. baz fonksiyonları vektörüdür ve L_i ise a_i, boyunca hücrelerin sayısıdır. İzinli k noktaları,

$$k = \sum_{i} \left(\frac{2\pi m_i}{L_i} \mod 2\pi\right) k_i^0 \tag{4.4}$$

ile ifade edilir. Burada m_i, $0 < m_i < L_i$, tamsayıdır ve $k_i^0 k_i^0$. $a_j = 2\pi \delta_{ij}$ ' a uyan ters örgü uzayında basis vektördür.

Yerel orbitallerin minimum baz fonksiyonları metoduna Bloch durumları, $\psi_{kn}(r)$, için iyi bilinen bir ansatz dan başlanır.

$$\Psi_{kn}(r)\frac{1}{\sqrt{N}}\sum_{RsL}\phi_{sL}(r-R-s)C_{Ls,kn}e^{ik(R+s)}$$
(4.5)

Kristalin Kohn-Sham dalga fonksiyonu metodunda kullanılan baz fonksiyonları, Φ_{sL} , örgü vektörü, R, tarafından belirtilen birim hücrede s örgü noktalarında konumlanan yerel orbitallerdir. Baz fonksiyonları, bir atom benzeri Schrödinger denkleminin çözümleridir ve atomik kuantum sayılarının, L={ ρ , l, m}, bir tam setiyle belirtilirler. Burada ρ : temel kuantum sayısı, l açısal kuantum sayısı, m: manyetik kuantum sayısıdır.

Bu keyfi fonksiyonu Kohn-Sham denkleminin içine yerleştirildiğinde hem sol taraftan hemde sağ taraftan <0s'L'r> ile çarpıp integral alındığında baz fonksiyonları ortogonal olmadığı için çözülecek olan seküler denklemi için,

$$HC = SC\epsilon$$
 (4.6)

olarak sonuçlanır. Hamiltonyen ve örtüşme matrisleri,

$$H_{s'L',sL} = \sum_{R} \langle Os'L | \hat{H} | RsL \rangle e^{ik(R+s-s')}$$
(4.7)

$$H_{s'L',sL} = \sum_{R} \langle Os'L|RsL \rangle e^{ik(R+s-s')}$$
(4.8)

yukarıdaki denklemlere göre belirtilir. Gereksiz büyük matris çözümlemelerinden sakınmak için yerel baz fonksiyonları ikiye ayrılır: Kor durumlar, Φ_{sLc} , ve değerlik durumlar, Φ_{sLv} . Kor olanlar,

$$\langle R's'L'_c | RsL_c \rangle = \delta_{cc'} \delta_{RR'} \delta_{ss'}$$
(4.9)

ile belirtilir. Bu şart oluşturulursa, kor durumlar eksiksiz bir dönüşüm ile baz fonksiyonlarından ayrılabilir. Başlangıçta örtüşme matrisi ayrıştırılmalıdır.

$$S = \begin{pmatrix} S_{cc} & S_{cv} \\ S_{vc} & S_{vv} \end{pmatrix} = \begin{pmatrix} 1 & 0 \\ S_{vc} & S_{vv}^L \end{pmatrix} \begin{pmatrix} 1 & S_{cv} \\ 0 & S_{vv}^R \end{pmatrix} = S^L S^R$$
(4.10)

Burada sol ve sağ üçgen matrisler, S_{vv}^L ve S_{vv}^R

$$S_{vv}^{L}S_{vv}^{R} = S_{vv} - S_{vc}S_{cv}$$
(4.11)

ile belirtilen eşitliğe uyar. Sonrada kor durumların tanımından,

$$H = \begin{pmatrix} \varepsilon_c & \varepsilon_c S_{cv} \\ S_{vc} \varepsilon_c & H_{vv} \end{pmatrix}, \ \varepsilon_c = diag(\dots, \varepsilon_{vc}, \dots)$$
(4.12)

denklemleri oluşur. Sürekli kullanılan bir eşitlik tekrarlanarak

$$(S^{L})^{-1}H(S^{R})^{-1}(S^{R}C) = (S^{R}C)E$$
(4.13)

denklemi sağlanır. (4.12) ile belirtilen H matrisini eşitlik (4.13) te yazarak

$$\widetilde{H}_{\nu\nu}\widetilde{C}_{\nu\nu} = \widetilde{C}_{\nu\nu}E_{\nu\nu} \tag{4.14}$$

sağlanır. Sonrada (4.14) denkleminin çözülmesiyle

$$\widetilde{H}_{\nu\nu} = (S_{\nu\nu}^L)^{-1} (H_{\nu\nu} - S_{\nu c} H_{cc} S_{c\nu}) (S_{\nu\nu}^R)^{-1}$$
(4.15)

$$C = \begin{pmatrix} 1 & -S_{cv} (S_{vv}^R)^{-1} \tilde{C}_{vv} \\ 0 & (S_{vv}^R)^{-1} \tilde{C}_{vv} \end{pmatrix}$$
(4.16)

denklemleri sağlanır. Kor durumlar için ortogonallik koşulu iterasyonlar (tekrarlama yöntemi) sırasında kontrol edilir ve bu şekilde yanlışlar yada hata mesajları görüntülenir.

4.1.2. Baz Fonksiyonlarının Optimizasyonu

Bu yöntemin önemli olan özelliği, baz fonksiyonları tekrarlama yöntemi kullanılarak yeniden ayarlanabilir ve tekrarlama yöntemi sırasında en iyi hale getirilir. Kor durumlar, site merkezi s civarında ortalama küresel kristal potansiyelli olan v_s^{at} , lı

$$(\hat{t} + v_s^{at})\phi_{sLc} = \phi_{sLc}\varepsilon_{sLc} \tag{4.17}$$

denklemine uyar. En sondaki tanım, kor orbitallerin bir Bloch toplamı ve ilgili kor özdeğerlerin, ε_{sLc} , doğru kristal Hamiltonyenin çözümü için çok iyi yaklaşımlar olduğu kesindir.

Aksine, değerlik orbitalleri, $r_{sLv} = (r_{nn}(s)\chi_{0Lv}/2)^{3/2}$ ile aşağıdaki formda belirtilir:

$$\left(\hat{t} + v_s^{at} + \left(\frac{r}{r_{sLv}}\right)^4\right)\phi_{sLv} = \phi_{sLv}\varepsilon_{sLv}$$
(4.18)

Burada r_{nn} en yakın komşu uzaklığıdır ve χ_{0Lv} boyutsuz sıkıştırma değişkenidir. r_{sLv} ' nin göründüğü haliyle ölçeklenmesi tuhaf olsa da boş bir örgü için doğru değişkendir.

Sınırlama potansiyelin etkisi, değerlik orbitallerinin uzun orbital kuyruklarını sıkıştırmaktır. Üstel potansiyel kor bölgesinde orbital üzerinde etkisi küçüktür. Halbuki çekirdekten çok uzakta, orbitaller, sınırlama potansiyeli olmaksızın çözümleri karşılaştırılırsa büyük değişime uğrarlar. Genellikle değerlik orbitalleri sadece v_s^{at} potansiyelinde serbest haldedirler. Değerlik orbital sınırlamasının daha önemli bir tesiri, orbital rezonans enerjilerinin, orbitallerin optimum eğriliğini sağlayan bant merkezinin yakınına gelene kadar yükseltilmesidir.

Sıkıştırma değişkenleri, χ_0 , değerlik özdeğerlerinin baz fonksiyonlarının yayılmasıyla toplam enerjiye girer. Bu yüzden, baz fonksiyonları seti eksik oldukça, toplam enerji sıkıştırma değişkenine, χ_0 , bağlıdır. FPLO baz fonksiyonları hareket tarzının en önemli özelliği, toplam enerji sıkıştırma değişkeni grubu ile minimize olmasıdır. Sonuçta, FPLO sabit bir baz fonksiyonları düzeni değildir.

Kendi içersinde tutarlı olan hesaplamalarda baz fonksiyonları, güç teoremine benzeyen ilişkilerin uygulanmasıyla en iyi sıkıştırma değişkeni, χ_0 , setine uyar. $\partial_{\chi_0} N = \int \partial_{\chi_0} (\mathbf{r}) d\mathbf{r} \equiv 0$ kullanılmasıyla

$$\partial_{\chi_0} E^{top} = \sum_{kn}^{\mathcal{E}_F} \partial_{\chi_0} \mathcal{E}_{k,n} - \int n(r) \partial_{\chi_0} V^{kr}(r) dr$$
(4.19)

denklemi ispat edilebilir. Eğer baz orbitaller eksiksiz bir set olursa 4.19 denkleminin sağ tarafının tüm χ değerleri eksiksiz olarak sıfır olunca sorun kalmaz. İkincisi durumun açık olmamasından dolayı, sıkıştırma değişkenlerinin hesaplamaları için matris eşitliklerini yok etmek ve top $\partial_{\chi_0} E^{top}$ sağlanmalıdır. Sıkıştırma değişkenleri, her bir iterasyon (tekrarlama yöntemi) adımında Kohn-Sham eşitlikleriyle eş zamanlı olacak şekilde çözülür. Bu yöntem çok verimli hale gelince sorun kalmaz. Genel bir kural, sıkıştırma değişkeni, χ_0 , için başlangıçtaki değerine bağlı bir şekilde, baz fonksiyonlarının optimizasyon ile yapılan hesaplamada, baz fonksiyonlarının optimizasyonsuz yapılan hesaplamasından daha fazla iterasyon yapar.

4.1.3. Yoğunluk ve Potansiyelin Temsili

Yoğunluk ve potansiyel hesaplamasının ayrıntılı açıklamalarını Klaus Koepernik ve Helmut Eschrig 1999 yılında yayınladılar [78]. Ortogonal olmayan bir yerel baz

fonksiyonları metodunda (spin) yoğunluk, net ve örtüşme katkılarını içerir. Birinci terimler aynı konumdan baz fonksiyonların çarpımlarına sahiptir. Sonuncu terimler farklı sitelerden baz fonksiyonların çarpımlarını içerir. Bu terimler açıklanan ayrıştırma tekniği uygulanarak site merkezli katkılara bölünür. Sonuçta toplam yoğunluk, küresel harmoniklerin temsil edilmesinde site yoğunluklarının bir örgü toplamı şeklinde sağlanır.

$$n(r) = \sum_{Rs,lm} n_{s,lm} \left(|r - R - s| \right) Y_{lm}(r - R - s)$$
(4.20)

Kullanılan maksimum l numaraları (lmaks=3' ün durumlarından yapılmasıyla) net katkılar için 6' dır ve örtüşme katkıları için ise 12' dir.

Hartree potansiyeli tüm çok kutuplu faktörlere uygulanan Ewald' ın metodundan yararlanarak değerlendirilir. Sonuçta değiş-tokuş (xc) potansiyeli tam olarak aynı şekilde bölünür ve kristal potansiyeline yerel katkılar küresel harmoniklere genişletili

5.1 Giriş

Bu tezde Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) ve Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımlarının Heusler bileşiklerinin L2₁ ve XA yapılarının her bir alaşımın taban durumlarına karşılık gelen örgü sabitlerini, elektronik ve manyetik özelliklerini teorik olarak inceledik. Yaptığımız çalışmada, ilk kural elektronik bant yapısı hesaplamaları için FPLO kullanılmıştır [100]. Değişim korelasyon potansiyeli olarak, deneylerle belirlenmiş manyetik özellikleri olan Heusler bileşikleri için doğru sonuçlar ürettiği bilinen Perdew-Burke-Ernzerhof [101] tarafından parametrize edilen genelleştirilmiş gradyan yaklaşımı (GGA) kullanıldı [97,102]. Bütün hesaplamalarda toplam enerji Hartree biriminde bulundu daha sonra eV birimine çevrildi. Karşılıklı uzaydaki integraller için Monkhorst-Pack şemasına uyan yoğun bir 20 × 20 × 20 k-noktalı set kullanıldı [103].

İncelenen Heusler alaşımının bileşenlerinin herbiri için ilk manyetik moment değerleri girilir. Hesaplamalar sonucunda manyetizma türleri arasında taban durumunda olan tespit edilir.

Örnek olarak Ti₂YZ'yi ele alalım

a) Ti1, Ti2 ve Y elementlerin manyetik momentleri paralel ve pozitif ise ferromanyetik (FM) özellik gösterir.

b) Ti1 ve Ti2'nin momentleri aynı değerde anti paralel ise **antiferromanyetik** (AFM) özellik gösterir.

c) Eğer hepsinin manyetik moment değerleri 0 ise **nonmanyetik (NM)** özellik gösterir.

d)Ferrimanyetizma olarak 3 olasılık şöyledir:

1) Ti1 ve Y'nin momentleri paralel, Ti2'nin manyetik momenti anti paralel ise **ferrimanyetik1 (FiM1)** özellik gösterir.

2) Ti2 ve Y'nin momentleri paralel, Ti1'nin manyetik momenti anti paralel ise **ferrimanyetik2 (FiM2)** özellik gösterir.

3) Ti1 ve T2'nin momentleri paralel, Y'nin manyetik momenti anti paralel ise **ferrimanyetik3 (FiM3)** özellik gösterir.

5.2 İncelenen Heusler Alaşımlarının L21 ve XA' daki TabanDurumları ve Manyetik Momentleri

Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) ve Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımlarının L2₁ ve XA yapısı için örgü sabitlerine karşılık gelen toplam enerji grafikleri ayrı ayrı çizildi. Çizilen grafikler göz önünde bulundurarak L2₁ ve XA yapısının taban durumlarını karşılaştıran grafikler gösterilmiştir

L2¹ ve XA yapısı için alaşımları oluşturan bileşenlerinin örgü sabitleri, manyetik momentleri, toplam manyetik momentleri ve manyetik fazları tablolar halinde gösterilmiştir. L2¹ yapıdaki bütün alaşımlarda Ti1 ve Ti2'nin manyetik momentleri eşit değerdedir. Bunun sebebi aynı manyetik çevreye sahip olmalarından kaynaklanmaktadır.

L2₁ yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ manyetik momentleri paralel Co'nın onlara antiparaleldir şekil 5.1'de gösterildi. L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoAl alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferrimanyetik3 olarak bulundu şekil 5.1'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoAl'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.2'de gösterildi. Tablo 5.1'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoAl'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.21 Å , 6.14 Å ve 2.000 µB, 2.000 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Co için [Ar] 3d⁷4s² ve Al için [Ne] 3s² 3p¹ elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 20'dir. Mt=Zt-18 formülüne göre de toplam manyetik moment 2 µB bulunur, SP kuralına uymaktadır.



Şekil 5.1 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoAl alaşımının toplam enerji – örgü sabiti



Şekil 5.2 Ti₂CoAl alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Co}(\mu B)$	$M_{Al}(\mu B)$	M_{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoAl	L2 ₁	6.21	0.275	0.275	1.404	0.046	2.000	FM
Ti ₂ CoAl	XA	6.14	1.496	0.801	-0.230	-0.067	2.000	FİM3

Tablo 5.1 L2₁ ve XA Ti₂CoAl alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ manyetik momentleri paralel Co'nın onlara antiparaleldir. L2₁ ve XA'da Ti₂CoGa alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferrimanyetik 3 olarak bulundu şekil 5.3'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoGa'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.4'de gösterildi. Tablo 5.2'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoGa'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.18 Å , 6.12 Å ve 1.998 µB, 2.000 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Co için [Ar] 3d⁷4s² ve Ga için [Ar] 3d¹⁰4s²4p¹ elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde *Z*_t değeri 20'dir. Mt=Zt-18 formülüne göre de toplam manyetik moment 2 µB bulunur, SP kuralına uymaktadır.



Şekil 5.3 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoGa alaşımının toplam enerji – örgü sabiti



Şekil 5.4 Ti₂CoGa alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Yapı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Co}(\mu B)$	$M_{Ga}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoGa	L2 ₁	6.18	0.269	0.269	1.407	0.053	1.998	FM
Ti ₂ CoGa	XA	6.12	1.455	0.878	-0.241	-0.092	2.000	FİM3

Tablo 5.2 L2₁ ve XA Ti₂CoGa alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir, XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ manyetik momentleri paralel Co'nın onlara antiparaleldir.L2₁ ve XA'da Ti₂CoIn alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferrimanyetik 3 olarak bulundu şekil 5.5'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoIn'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.6'de gösterildi. Tablo 5.3'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoIn'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.42 Å , 6.36 Å ve 2.002 µB , 2.000 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Co için [Ar] $3d^7 4 s^2$ ve In için [Kr] $4d^{10}5s^25p^1$ elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 20'dir. $M_t=Z_t$ -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 2 µB bulunur, SP kuralına uymaktadır.



Şekil 5.5 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoIn alaşımının toplam enerji – örgü sabiti



Enerii [eV]

-34473,4 - -

Şekil 5.6 Ti₂CoIn alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Co}(\mu B)$	$M_{In}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoIn	L21	6.42	0.227	0.227	1.502	0.046	2.002	FM
Ti ₂ CoIn	XA	6.36	1.537	1.002	-0.420	-0.119	2.000	FİM3

Tablo 5.3 L2₁ ve XA Ti₂CoIn alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. L2₁ ve XA'da Ti₂CoSi alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.7'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoSi'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.8'de gösterildi. Tablo 5.4'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.09 Å , 6.03 Å ve 2.553 µB, 3.000 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Co için [Ar] 3d⁷4s² ve Si için [Ne] 3s²3p² elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 21'dir. $M_t=Z_t$ -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 3 µB bulunur, SP kuralı L2₁ yapısı için uymamakta XA yapısı için uymaktadır.



Şekil 5.7 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti



Şekil 5.8 Ti₂CoSi alaşımının L2₁ – XA tabandurum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Co}(\mu B)$	$M_{Si}(\mu B)$	M _{Tplm}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoSi	L2 ₁	6.09	0.566	0.566	1.337	0.083	2.553	FM
Ti ₂ CoSi	XA	6.03	1.802	0.870	0.351	-0.018	3.000	FM

Tablo 5.4 L2₁ ve XA Ti₂CoSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. L2₁ ve XA'da Ti₂CoGe alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.9'da gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoGe'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.10'da gösterildi. Tablo 5.5'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoGe'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.16 Å , 6.12 Å ve 2.420 µB, 3.000 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Co için [Ar] 3d⁷ 4 s² ve Ge için [Ar] 3d¹⁰4s²4p² elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 21'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 3 µB bulunur, SP kuralı L2₁ yapısı için uymamakta XA yapısı için uymaktadır.



Şekil 5.9 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoGe alaşımının toplam enerji – örgü sabiti



Şekil 5.10 Ti₂CoGe alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	M _{Co} (μB)	$M_{Ge}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoGe	L21	6.16	0.563	0.563	1.279	0.016	2.420	FM
Ti ₂ CoGe	XA	6.12	1.825	0.921	0.363	-0.109	3.000	FM

Tablo 5.5 L2₁ ve XA Ti₂CoGe alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. L2₁ ve XA'da Ti₂CoSn alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.11'da gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoSn'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.12'da gösterildi. Tablo 5.6'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoSn'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.43 Å , 6.37 Å ve 2.747 µB, 3.000 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Co için [Ar] 3d⁷4s² ve Sn için [Kr] 4d¹⁰5s²5p² elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 21'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 3 µB bulunur, SP kuralı L2₁ yapısı için uymamakta XA yapısı için uymaktadır.



Şekil 5.11 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoSn alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri



Şekil 5.12 Ti₂CoSn alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Co}(\mu B)$	M _{Sn} (µB)	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoSn	L2 ₁	6.43	0.644	0.644	1.442	0.017	2.747	FM
Ti ₂ CoSn	XA	6.37	1.848	0.942	0.312	-0.101	3.000	FM

Tablo 5.6 L2₁ ve XA Ti₂CoSn alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. L2₁ ve XA'da Ti₂CoP alaşımının taban durumu sarısıyla ferromanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.13'da gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoP'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.14'da gösterildi. Tablo 5.7'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoP'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.01Å , 5.95Å ve 1.767µB, 2.185 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Co için [Ar] $3d^7 4 s^2$ ve P için [Ne] $3s^2 3p^3$ elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 22'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 4 µB bulunur, SP kuralı her iki yapı için uymuyor.



Şekil 5.13 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoP alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri



Şekil 5.14 Ti₂CoP alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Co}(\mu B)$	$M_P(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoP	$L2_1$	6.01	0.365	0.365	0.996	0.041	1.767	FM
Ti ₂ CoP	XA	5.95	1.257	0.552	0.411	-0.035	2.185	FM

Tablo 5.7 L2₁ ve XA Ti₂CoP alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. L2₁ ve XA'da Ti₂CoAs alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.15'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoAs'in L2₁ yapıda daha taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.16'da gösterildi. Tablo 5.8'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoAs'in örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.15 Å , 6.12 Å ve 1.994_{µB}, 2.379_{µB} olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Co için [Ar] 3d⁷ 4s² ve As için [Ar] 3d¹⁰4s²4p³ elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 22'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 4 µB bulunur, SP kuralı her iki yapı için uymuyor.



Şekil 5.15 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoAs alaşımının toplam enerji – örgü sabiti grafikleri



Şekil 5.16 Ti₂CoAs alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Co}(\mu B)$	$M_{As}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoAs	L21	6.15	0.492	0.492	0.993	0.017	1.994	FM
Ti ₂ CoAs	XA	6.12	1.362	0.588	0.499	-0.070	2.379	FM

Tablo 5.8 L2₁ ve XA Ti₂CoAs alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Co'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitifti.L2 ve XA'da yapıda Ti₂CoSb alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.17'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CoSb'in L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.18'da gösterildi. Tablo 5.9'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoSb'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.41 Å , 6.37 Å ve $2.310_{\mu B}$, $2.676_{\mu B}$ olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] $3d^2 4s^2$, Co için [Ar] $3d^7 4s^2$ ve Sb için [Kr] $4d^{10}5s^25p^3$ elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 22'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 4 µB bulunur, SP kuralı her iki yapı için uymuyor.



Şekil 5.17 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CoSb alaşımının toplam enerji – örgü sabit



Şekil 5.18 Ti₂CoSb alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Yapı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Co}(\mu B)$	$M_{Sb}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CoSb	L2 ₁	6.41	0.585	0.585	1.133	0.008	2.310	FM
Ti ₂ CoSb	XA	6.37	1.428	0.665	0.653	-0.069	2.676	FM

Tablo 5.9 L2₁ ve XA Ti₂CoSb alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Ti'ın manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. L2₁ ve XA'da Ti₂TiSi alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.19'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂TiSi'in L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.20'de gösterildi. Tablo 5.10'da görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂TiSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.29 Å , 6.29 Å ve 1.539µB, 1.538µB olarak hesaplandı.



Şekil 5.19 L2₁ ve XA yapıda Ti₂TiSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti grafikleri



Şekil 5.20 Ti₂TiSi alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Yapı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Ti}(\mu B)$	$M_{Si}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ TiSi	$L2_1$	6.29	0.250	0.250	1.124	-0.085	1.539	FM
Ti ₂ TiSi	ХА	6.29	0.250	1.249	1.124	-0.085	1.538	FM

Tablo 5.10 L2₁ ve XA Ti₂TiSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik momentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri

XA yapıda Ti₂ ve V manyetik momentleri paralel Ti₁ onlara antiparaleldir. L2₁ ve XA'da Ti₂VSi alaşımının taban durumu sırasıyla nonmanyetik ve ferrimanyetik2 olarak bulundu şekil 5.21'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı. Ti₂VSi'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.22'de gösterildi. Tablo 5.11'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂VSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.17 Å , 6.18 Å ve $0.000 \,_{\mu B}, 0.999 \,_{\mu B}$ olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², V için [Ar] 3d³4s² ve Si için [Ne] 3s²3p² elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 17'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment -1 μ B bulunur, SP kuralı her iki yapı için uymuyor.



Şekil 5.21 L21 ve XA yapıda Ti2VSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti



Şekil 5.22 Ti₂VSi alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_V(\mu B)$	$M_{Si}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ VSi	L21	6.17	0.000	0.000	0.000	0.000	0.000	NM
Ti ₂ VSi	XA	6.18	-0.648	0.033	1.651	-0.036	0.999	FİM2

Tablo 5.11 L2₁ ve XA Ti₂VSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

XA yapıda Ti₁ ve Ti₂ manyetik momentleri paralel Cr onlara antiparaleldir. L2₁ ve XA yapıda Ti₂CrSi alaşımının taban durumu sırasıyla nonmanyetik ve ferrimanyetik3 olarak bulundu şekil 5.23'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CrSi'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.24'de gösterildi. Tablo 5.12'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CrSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.09 Å, 6.12 Å ve 0.000 µB, 0.000 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Cr için [Ar] 3*d*⁵4*s*¹ ve Si için [Ne] 3*s*²3*p*² elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde *Z_t* değeri 18'dir. M_t=*Z*_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 0 µB bulunur, SP kuralına uymaktadır.



Şekil 5.23 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CrSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti grafikleri



Şekil 5.24 Ti₂CrSi alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Cr}(\mu B)$	$M_{Si}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CrSi	$L2_1$	6.09	0.000	0.000	0.000	0.000	0.000	NM
Ti ₂ CrSi	XA	6.12	1.360	0.965	-2.356	0.031	0.000	FİM3

Tablo 5.12 L2₁ ve XA Ti₂CrSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ yapıda Ti₁ ,Ti₂ manyetik momentleri birbirine paralel Mn'ın onlara antiparaleldir. XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ manyetik momentleri paralel Mn'ını onlara antiparaleldir. L2₁ ve XA'da Ti₂MnSi alaşımının taban durumu sırasıyla ferrimanyetik3 ve ferrimanyetik3 olarak bulundu şekil 5.25'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂MnSi'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.26'da gösterildi. Tablo 5.13'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂MnSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.08 Å , 6.02 Å ve 0.485 µB, 1.000 µB olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Mn için [Ar] 3d⁵4s² ve Si için [Ne] 3s²3p² elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 18'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 0 µB bulunur, SP kuralına uymaktadır.



Şekil 5.25 L2₁ ve XA yapıda Ti₂MnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabit grafikleri



Şekil 5.26 Ti₂MnSi alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	M _{Ti2} (µB)	M _{<i>Mn</i>} (μB)	M _{Si} (µB)	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ MnSi	$L2_1$	6.08	-0.437	-0.437	1.338	0.021	0.485	FİM3
Ti ₂ MnSi	XA	6.02	1.194	0.691	-0.885	0.001	1.000	FİM3

Tablo 5.13 L2₁ ve XA Ti₂MnSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁, Ti₂ manyetik momentleri birbirine paralel Fe'in onlara antiparaleldir. XA yapıda Ti₁, Ti₂ manyetik momentleri paralel Fe'in onlara antiparaleldir. Ti₂FeSi alaşımının taban durumu sırasıyla ferrimanyetik3 ve ferrimanyetik3 olarak bulundu şekil 5.27'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂FeSi'un L2₁ yapıda daha taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.28'de gösterildi. Tablo 5.14'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂FeSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.11 Å , 6.00 Å ve 1.995_{µB}, 2.000_{µB} olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Fe için [Ar] 3d⁶4s² ve Si için [Ne] 3s²3p² elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 20'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 2 µB bulunur, SP kuralına uymaktadır.



Şekil 5.27 L21 ve XA yapıda Ti2FeSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti

grafikleri



5.8 5.9 6 6.1 6.2 6.3 6.4 Öroji Sabiti [A⁰]

Şekil 5.28 Ti₂FeSi alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Yapı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Fe}(\mu B)$	$M_{Si}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ FeSi	L2 ₁	6.11	-0.059	-0.059	2.043	0.070	1.995	FİM3
Ti ₂ FeSi	XA	6.00	1.464	0.662	-0.101	-0.025	2.000	FİM3

Tablo 5.14 L2₁ ve XA Ti₂FeSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

L2₁ ve XA yapıda Ti₁ ,Ti₂ ve Ni'in manyetik momentleri birbirine paralel ve pozitiftir. L2₁ ve XA'da Ti₂NiSi alaşımının taban durumu sırasıyla ferromanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.29'da gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂NiSi'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.30'da gösterildi. Tablo 5.15'de görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂NiSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.11 Å , 6.10 Å ve $0.832_{\mu B}$, $3.188_{\mu B}$ olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Ni için [Ar] $3d^84s^2$ ve Si için [Ne] $3s^23p^2$ elektron dizilimlerine sahiptir. SP kuralı çerçevesinde Z_t değeri 22'dir. M_t=Z_t -18 formülüne göre de toplam manyetik moment 4 µB bulunur, SP kuralına uymamaktadır.



Şekil 5.29 L2₁ ve XA yapıda Ti₂NiSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti



Şekil 5.30 Ti₂NiSi alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Ni}(\mu B)$	M _{Si} (µB)	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ NiSi	L2 ₁	6.11	0.324	0.324	0.192	-0.007	0.832	FM
Ti ₂ NiSi	XA	6.10	1.665	1.271	0.295	-0.043	3.188	FM

Tablo 5.15 L2₁ ve XA Ti₂NiSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

XA yapıda Ti₁, Ti₂ ve Cu manyetik momentleri paralel ve pozitiftir. L2₁ ve XA'da Ti₂CuSi alaşımının taban durumu sırasıyla nonmanyetik ve ferromanyetik olarak bulundu şekil 5.31'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂CuSi'un L2₁ yapıda taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.32'de gösterildi. Tablo 5.16'da görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂CuSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.15 Å , 6.19 Å ve 0.000 μ B, 2.867 μ B olarak hesaplandı. Ti'lar için [Ar] 3d² 4s², Cu için [Ar] 3d¹⁰4s¹ ve Si için [Ne] 3s²3p² elektron dizilimlerine sahiptir.



Şekil 5.31 L2₁ ve XA yapıda Ti₂CuSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti grafikleri



Şekil 5.32 Ti₂CuSi alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Cu}(\mu B)$	$M_{Si}(\mu B)$	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ CuSi	L21	6.15	0.000	0.000	0.000	0.000	0.000	NM
Ti ₂ CuSi	XA	6.19	1.412	1.476	0.061	-0.081	2.867	FM

Tablo 5.16 $L2_1$ ve XA Ti₂CuSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

momentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri

XA yapıda Ti₁ ve Ti₂ manyetik momentleri paralel ve Zn onlara antiparaleldir. L2₁ ve XA'da Ti₂ZnSi alaşımının taban durumu sırasıyla nonmanyetik ve ferrimanyetik3 olarak bulundu şekil 5.33'de gösterildi. İki yapının taban durumları karşılaştırıldı Ti₂ZnSi'un L2₁ yapıda daha taban durumu daha düşük enerji seviyesinde olduğu saptandı, şekil 5.34'de gösterildi. Tablo 5.17'da görüldüğü üzere L2₁ ve XA yapıda Ti₂ZnSi'un örgü sabitleri ve toplam manyetik momentleri sırasıyla 6.22 Å , 6.28 Å ve 0.000μ B, 2.103 μ B olarak hesaplandı.



Şekil 5.33 L2₁ ve XA yapıda Ti₂ZnSi alaşımının toplam enerji – örgü sabiti grafikleri



Şekil 5.34 Ti₂ZnSi alaşımının L2₁ – XA taban durum karşılaştırma grafiği

Alaşım	Үарı	a(Å)	$M_{Ti1}(\mu B)$	$M_{Ti2}(\mu B)$	$M_{Zn}(\mu B)$	M _{Si} (µB)	M _{Toplam}	Manyetizma
								Türü
Ti ₂ ZnSi	L2 ₁	6.22	0.000	0.000	0.000	0.000	0.000	NM
Ti ₂ ZnSi	XA	6.28	0.997	1.258	-0.036	-0.118	2.103	FiM3

Tablo 5.17 L2₁ ve XA Ti₂ZnSi alaşımının örgü parametresi, bileşiklerin manyetik

momentleri, toplam manyetik moment ve manyetizma türleri

5.3 İncelenen Heusler Alaşımlarının L21 ve XA' daki DurumYoğunluğu Eğrileri ve Elektronik Bant Yapıları

Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) ve Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) alaşımlar hem L2₁ hem XA saiçin taban duruma karşılık gelen örgü sabitleri için durum yoğunluk eğrileri ve elektronik bant yapıları çizildi. Fermi Enerjisi $E_F=0$ olarak konumlandırıldı.

Durum yoğunluk grafiklerinde y ekseni yani DOS(durumlar/eV) ekseni 0 10 aralığı spin yukarı kanalını 0 -10 aralığı spin aşağı kanalını göstermektedir.L2₁ yapısı için elektron katkıları toplam DOS, Q, Ti, ve Z bileşenleri sırasıyla siyah, kırmızı, mavi ve yeşil olarak renklendirilmiştir. XA yapısı için toplam DOS Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25), Q ve Z sırasıyla siyah, kırmızı, mavi, yeşil ve turkuaz olarak renklendirilmiştir. Elektronik bant grafiklerinde spin aşağı yönelimler kırmızıyla spin yukarı yönelimler siyah çizgilerle gösterilmiştir. Şekil 5.35'te spin yukarı için -2.2eV, -0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -1.5eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepelersırasıyla Co ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmakta. Bu keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için yarı-iletken, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.36'te spin yukarı için W simetri noktasında doğrudan bant aralıklı 0.040 eV yasak enerji aralığı tespit edildi. Spin aşağı için yasak enerji aralığı yoktur.



Şekil 5.35 Ti₂CoAl alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.36 Ti₂CoAl alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.37'da spin yukarı için -2.2 eV ,-0.5eV ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co, Ti ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır.

-2.2eV ve -0.5eV civarındaki tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -1.5eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için metal, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.38'te spin yukarı ve spin aşağı için yasak enerji bölgesi yoktur.



Şekil 5.37 Ti₂CoGa alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.38 Ti₂CoGa alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

82

Şekil 5.39'da spin yukarı için -2.2 eV ,-0.5eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co, Ti ve Ti'nın d orbitalerrindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır.

-2.2eV ve -0.50eV civarındaki tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -1.5eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için metal, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.40'ta spin yukarı ve spin aşağı için yasak enerji bölgesi yoktur.



Şekil 5.39 Ti₂CoIn alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.40 Ti₂CoIn alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.41'de spin yukarı için -2.80eV , -0.60eV ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -2.80eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -1.90eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.42'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.41 Ti₂CoSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.42 Ti₂CoSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.43'ta spin yukarı için -2.50eV, -0.50eV ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti ve Ti'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -2.50eV ve -0.50eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -1.90eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik ,spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.44'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.43 Ti₂CoGe alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.44 Ti₂CoGe alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.45'te spin yukarı için -2.50eV ,-0.80eV ,0.50eV, 1.1eV ve 1.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ,Ti , Ti, Ti ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır.-2.50eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmekte.Spin aşağı için -1.80eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.46'da hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.45 Ti₂CoSn alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.46 Ti₂CoSn alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

86
Şekil 5.47'ta spin yukarı için -4.5eV, -2.50eV, -0.50eV ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla P'un s ve p elektronların, Co ,Ti ve Ti'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır.-2.5eV ve 0.50eV civarındaki tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -4.5eV, -1.90eV ,0 eV ve 1.2eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla P'un s ve p elektronların, Co ,Ti ve Ti'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır.-4.5eV civarı keskin tepelerde P, Ti ve Co hibritleşmektedir. -1.90eV ve 0eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik , spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.48'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.47 Ti₂CoP alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.48 Ti₂CoP alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.49'da spin yukarı için -4.5eV, -2.30eV, -0.50eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla As'in s ve p elektronlarından, Co ,Ti ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -4.5eV civarındaki keskin tepede As, Ti ve Co hibritleşmektedir -2.30eV ve -0.50eV civarındaki tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -4.20eV,-1.90eV ,0 eV ve 1.2eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla As'in s ve p elektronlarından, Co ve Ti ve Ti'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır.-4.5eV civarındaki tepede Co, Ti ve As hibritleşmektedir. -1.90eV ve 0eV civarındaki tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı için metalik, spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.50'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.49 Ti₂CoAs alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.50 Ti₂CoAs alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.51'ta spin yukarı için -4eV, -2.20eV, -0.50eV, 0.50eV, 1eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Sb'nin s ve p elektronlarından Co ,Ti ,Ti ve Ti'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -4eV civarındaki keskin tepede Ti, Co ve Sb hibritleşmektedir. -2.2eV ve -0.50eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.90 ,-1.50eV ,0 eV ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Sb'nin s ve p ,Co ve Ti ve Ti'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.90eV civarındaki tepe Sb, Ti ve Co hibritleşmektedir. -1.50eV ve 0eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. -2.2eV ve -0.50eV civarındaki tepe Sb, Ti ve Co hibritleşmektedir. -1.50eV ve 0eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. -1.50eV ve 0eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Co hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı için metalik , spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.52'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.51 Ti₂CoSb alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.52 Ti₂CoSb alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.53'te spin yukarı için -3eV, -0.90eV, 0.50eV, civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elektronlarından, Ti(0.25 0.25 0.25) ,Ti'nın(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3eV civarındaki tepede Si, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. -0.90eV civarındaki keskin tepede Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.50, -0.50eV ,0.25eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p ,Ti(0.25 0.25 0.25) ve Ti (0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.50eV civarındaki tepede Si, Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. -0.50eV ve 0.25eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik , spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.54'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.53 Ti₂TiSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.54 Ti₂TiSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.55'te spin yukarı için -3eV, -0.80eV, -0.40 eV 0.80eV, civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elektronlarından Ti , V, Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3eV civarındaki keskin tepelerde V, Si ve Ti hibritleşmektedir. -0.80ev ve -0.40ev civarındaki keskin tepelerde V ve Ti hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3eV, -0.80eV, -0.40eV 0.80eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p ,Ti ve V ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 3eV civarındaki keskin tepelerde V, Si ve Ti hibritleşmektedir. -0.80ev ve -0.40ev civarındaki keskin tepelerde V, Si ve Ti hibritleşmektedir. -0.80ev ve -0.40ev civarındaki keskin tepelerde V, Si ve Ti hibritleşmektedir. -0.80ev ve -0.40ev civarındaki keskin tepelerde V ve Ti hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı için metalik , spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.56'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.55 Ti₂VSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.56 Ti₂VSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.57'te spin yukarı için -3.5eV, -1.2 eV, 1eV, civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elektronlarından Ti ve Cr'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.5eV civarı keskin tepelerde Cr, Ti ve Si hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.80, -1.20eV ,1 eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p ,Ti ve Cr'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.80eV civarındaki keskin tepelerde Cr, Ti ve Si hibritleşmektedir. -1.20eV ve 1eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Cr hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik , spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.58'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.57 Ti₂CrSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.58 Ti₂CrSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği 92

Şekil 5.59'te spin yukarı için -3.5eV, -1.80 eV, 0.50eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elektronlarından, Mn ,Ti ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.5eV civarındaki keskin tepeler Ti, Mn ve Si hibritleşmektedir. -1.80eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepelerde Mn ve Ti hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5eV, -1.5eV, 0 eV ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p ,Mn Ti ve Tinın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.5eV civarındaki tepelerde Si, Mn ve Ti hibritleşmektedir. - 1.5eV, 0eV ve 1eV civardındaki keskin tepelerde Ti ve Mn hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik , spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.60'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.59 Ti₂MnSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.60 Ti₂MnSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.61'te spin yukarı için -3.80eV, -2.2eV, -0.2 eV, 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Fe ,Fe, Ti ,Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynalanıyor.

-2.2eV civarındaki keskin tepede Ti ve Fe hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5eV, -1.2, 1.2 eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si, Fe ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.5eV civarındaki tepelerde Si ve Ti hibritleşmektedir. -1.2eV 1.2eV civarındaki tepelerde Ti ve Fe ve hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik ,spin aşağı kanlı metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.62'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.61 Ti₂FeSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.62 Ti₂FeSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.63'te spin yukarı için -3.5eV, -2.1 eV, 0.50eV ve 1 eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elektronlarından Ni ,Ti ve Ti'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.5eV civarındaki tepeler Ni, Ti, ve Si hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5eV, -2.2eV, 0 eV civarındaki keskin tepeler ,Ni ve Ti d orbitallerindeki elektronlardan sırasıyla Si'un s ve p kaynaklanmaktadır. -3.5eV civarındaki keskin tepelerde Ni, Ti ve Si hibritleşmektedir. -2.2eV ve 0eV arasındaki keskin tepelerde Ni ve Ti hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik , spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.64'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.63 Ti₂NiSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.64 Ti₂NiSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.65'te spin yukarı için -3.5eV, 0.5 eV, 1ev civarındaki keskin tepeler sırasıyla Cu'nin,Ti ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.5eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Cu hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5eV, -0.5eV, 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Cu,Ti ve Ti 'nin d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.5eV civarındaki keskin tepelerde Ti ve Cu hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik, spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.66'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.65 Ti₂CuSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.66 Ti₂CuSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.67'te spin yukarı için 0.50eV ve 1.3eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Ti ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Spin aşağı için 0.50eV ve 1.3eVcivarındaki keskin tepeler sırasıyla Ti ve Ti'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için metalik , spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.68'de hem spin yukarı hem spin aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.67 Ti₂ZnSi alaşımının L2₁ yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.68 Ti₂ZnSi alaşımının L2₁ yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.69'te spin yukarı için -1.70eV, 0eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co'ın ve Ti(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -1.70eV ve 0eV civarındaki keskin tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -1.70 ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti(0 0 0)'nin d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 1eV civarınki keskin tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25) hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.70'de spin yukarı için yasak bölge yoktur spin aşağı dolaylı bant aralıklı 0.677 eV yasak enerji aralığı tespit edildi.



Şekil 5.69 Ti₂CoAl alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.70 Ti₂CoAl alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.71'te spin yukarı için -1.70eV, 0eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co'ın ve Ti(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -1.70 ve 0eV civarındaki keskin tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -1.70 ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti(0 0 0)'nin d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 1eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve Co hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik ,spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.72'de spin yukarı için yasak bölge yoktur spin aşağı için dolaylı bant aralıklı 0.602 eV yasak enerji aralığı tespit edildi.



Şekil 5.71 Ti₂CoGa alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.72 Ti₂CoGa alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği 99

Şekil 5.73'te spin yukarı için -1.50eV, 0eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co'ın ve Ti(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 .0.25 0.25) ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -1.50 ve 0.80eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Co ve Ti(0 0 0)'nin ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 .0.25 0.25) ve Co hibritleşmektedir $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik , spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.74'de spin yukarı için yasak bölge yoktur spin aşağı için dolaylı bant aralıklı 0.583 eV yasak enerji aralığı tespit edildi.



Şekil 5.73 Ti₂CoIn alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.74 Ti₂CoIn alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği 100

Şekil 5.75'te spin yukarı için -3.90eV, -2eV, -0.50 eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p, Co ve Ti'nın(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.90eV civarındaki keskin tepelerde Si ve Со hibritleşmektedir. -2eV ve -0.50eV civarındaki keskin tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.50eV -1.50eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p, Co, Ti(0 0 0) ve Ti'nın (0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.50eV civarındaki keskin tepeler Co ve Si hibritleşmektedir. -1.50eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti'nın (0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için spin gapless, spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.76'de hem spin yukarı için yasak enerji aralığı yoktur, spin aşağı için dolaylı bant aralıklı 0.771 eV yasak enerji aralığı tespit edildi.



Şekil 5.75 Ti₂CoSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.76 Ti₂CoSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği 101

Şekil 5.77'te spin yukarı için -3.7eV,-2eV, -0.50 eV, 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Ge'nin s ve p, Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.7eV ve 1.5eV civarındaki Ge Co hibritleşmektedir. -2eV ve -0.50eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25) ve Co hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.2eV -1.50eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Ge'un s ve p, Co, Ti(0 0 0)'nin ve Ti(0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.2eV civarındaki tepede Ge ve Co hibritleşmektedir. -1.50eV ve 0.50eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25) ve Co hibritleşmektedir. -1.50eV ve 0.50eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25) ve Co hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.78'de spin yukarı için yasak enerji aralığı yoktur spin aşağı için dolaylı bant aralıklı 0.733 eV yasak enerji aralığı tespit edildi.



Şekil 5.77 Ti₂CoGe alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.78 Ti₂CoGe alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği 102

Şekil 5.79'te spin yukarı için -3.5eV, -1.80eV, -0.50eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Sn'nin s ve p, Co'ın ve Ti'un(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.5eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepede Sn, Ti(0 0 0 0) ve Ti (0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. -1.80eV, - 0.50eV ve 1.5eV civarındaki tepelerde Co, Ti(0 0 0 0) ve Ti (0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3eV -1.50eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Sn'nin s ve p, Co, Ti(0 0 0)'nin ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Sn'nin s ve p, Co, Ti(0 0 0)'nin ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3eV civarındaki keskin tepe Co ve Sn hibritleşmektedir. -1.50eV ve 0.50eV civarındaki tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti (0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.80'de spin yukarı için yasak enerji aralığı yok spin aşağı için dolaylı bant aralıklı 0.714 eV yasak enerji aralığı tespit edildi.



Şekil 5.79 Ti₂CoSn alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.80 Ti₂CoSn alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği 103

Şekil 5.81'te spin yukarı için -4.90eV, -2.20eV, -0.50 eV ve 1.2eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla P'un s ve p, Co'ın, Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -0.50eV ve 1.2eV civarındaki keskin tepelerde P, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5eV -2eV , 0.10eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla P'un s ve p, Co, Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -2eV, 0.10eV ve 1.5eV civarındaki tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı durumu için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.82'de spin yukarı ve aşağı için yasak enerji aralığı yoktur.



Şekil 5.81 Ti₂CoP alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.82 Ti₂CoP alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.83'te spin yukarı için -4.5eV -2.20eV, -0.50 eV ve 1eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla As'ın s ve p orbitallerindeki elektronlardan, Co , Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 0.50eV civarındaki keskin tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -4.5eV, -1.90 eV, 0.10eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla As'ın s ve p orbitallerindeki elektronlarında, Co ve Ti(0 0 0) ve Ti'nın (0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlarında, Co ve Ti(0 0 0) ve Ti'nın (0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlarında kaynaklanmaktadır. -1.90eV, 0.10eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler, -1.90eV, 0.10eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepelerde , Co ve Ti(0 0 0) ve Ti (0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.84'de spin yukarı ve aşağı için yasak bölge yoktur.



Şekil 5.83 Ti₂CoAs alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.84 Ti₂CoAs alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.85'te spin yukarı için -4.1eV ,-2.20eV, -0.50 eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Sb'nin s ve p elekronları, Co , Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -4.1eV civarındaki keskin tepede Sb, Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. -2.2eV , -0.50eV ve 1.5eV civarındaki tepelerde Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -4.30eV, -1.50 eV, 0.10eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Sb'nin s ve p elektronlarından , Co, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronklardan kaynaklanıyor. 0.10eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve Co hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.86'de spin yukarı ve aşağı için yasak enerji aralığı yoktur.



Şekil 5.85 Ti₂CoSb alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.86 Ti₂CoSb alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.87'te spin yukarı için -3eV ,-1eV, 0.50 eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elekronları, Ti(0.25 0.25 0.25) ve Ti(0.50 0.50 0.50) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -1eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve Ti(0.50 0.50 0.50)hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3eV, -0.50 eV ve 0.20eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elektronlarından Ti(0.50 0.50 0.50) ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -0.50eV ve 0.20eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve Ti(0.50 0.50) ve 0.20eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve Ti(0.50 0.50) ve 0.20eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25) ve Ti(0.50 0.50 0.50) hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.88'de spin yukarı ve aşağı için yasak enerji aralığı yoktur.



Şekil 5.87 Ti₂TiSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.88 Ti $_2$ TiSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

107

Şekil 5.89'te spin yukarı için -3eV ,-1eV, 0.50 eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elekronları, V ve Ti(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -1eV ve 0.50eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve V hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3eV, -0.50eV, 0eV ve 0.80 eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elektronlarından, Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve V'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanıyor. -0.50eV, 0eV ve 0.80eV civarındaki tepelerde Ti(0 0 0), Ti(0.25 0.25 0.25) ve V hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.90'de spin yukarı ve aşağı için yasak enerji aralığı yoktur.



Şekil 5.89 Ti₂VSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.90 Ti₂VSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği 108

Şekil 5.91'te spin yukarı için -3.5eV ,-1eV, 0.50 eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elekronları, Ti(0.25 0.25 0.25) ve Cr'un d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -1eV ve 0.50eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Cr hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5eV, -1.5eV, 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elektronlarından,Cr ve Ti(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanıyor. 0.50eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Cr hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı yarı iletken, spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.92'de spin yukarı için dolaylı bant aralıklı 0.099eV yasak enerji aralığı, spin aşağı için dolaylı bant aralıklı 0.4323eV yasak enerji aralığı tespit edildi.



Şekil 5.91 Ti₂CrSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.92 Ti₂CrSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.93'te spin yukarı için -3.5eV ,-1.5eV, -0.20eV ve 2eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elekronları, Mn, Ti(0 0 0) ve Mn'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 0.50eV civarındaki tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Mn hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5eV, -1.5eV, 0.50eV ve 1.90eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p, Mn Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 0.50eV ve 1.90eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 0.50eV ve 1.90eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Mn hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.94'de spin yukarı için yasak enerji aralığı yoktur aşağı spin için dolaylı bant aralıklı 0.4378 eV yasak enerji aralığı tespit edilmiştir.



Şekil 5.93 Ti₂MnSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.94 Ti₂MnSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.95'te spin yukarı için -3.5eV ,-1.5eV, -0.20eV ve 1.5eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p elekronları, Fe, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25)'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -1.5eV, -0.20eV ve 1.5eV civarındaki tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Fe hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5eV, -1.5eV, 0.50eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p Fe ve Ti(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 0.50eV civarındaki tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Fe hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için yarı iletken özellik göstermektedir. Şekil 5.96'de spin yukarı için yasak bölge yoktur aşağı spin için dolaylı bant aralıklı 0.5827 eV yasak enerji aralığı tespit edilmiştir.



Şekil 5.95 Ti₂FeSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.96 Ti₂FeSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği 111

Şekil 5.97'ta spin yukarı için -3eV ,-0.50eV ve 1.8eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Ni, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25)'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Ni hibritleşmektedir. Spin aşağı için -2.eV, 0.20eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Ni , ve Ti(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. Bu keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Ni hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.98'de spin yukarı ve spin aşağı için yasak enerji aralığı yoktur.



Şekil 5.97 Ti₂NiSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.98 Ti₂NiSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.99'ta spin yukarı için -3.50eV ,-0.80eV ve 1.8eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Cu, Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25)'nın d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -0.80eV ve 1.8eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Cu hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3.5.eV, 0.20eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Cu, ve Ti(0 0 0) d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. 0.20eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Cu hibritleşmektedir. $E_F=0$ enerji durumda spin yukarı için kanalı için metalik, spin aşağı kanalı için metalik özellik göstermektedir. Şekil 5.100'de spin yukarı ve aşağı için yasak enerji aralığı yoktur.



Şekil 5.99 Ti₂CuSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.100 Ti₂CuSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

Şekil 5.101'ta spin yukarı için -3.50eV ,-0.80eV , 0.50eV 1.8eV civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si'un s ve p , Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) ve Ti(0.25 0.25 0.25)

d orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3.50eV civarındaki keskin tepede Si, Zn, Ti(0.25 0.25 0.25) ve Ti(0 0 0) hibritleşmektedir. -0.80eV, 0.50eV ve 1.8eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) hibritleşmektedir. Spin aşağı için -3eV, 0eV ve 0.50 civarındaki keskin tepeler sırasıyla Si s ve p, Ti(0 0 0) d ve Ti(0.25 0.25 0.25) orbitallerindeki elektronlardan kaynaklanmaktadır. -3eV civarındaki keskin tepeler Si ve Zn hibritleşmektedir. 0eV, 0.50eV ve 2eV civarındaki keskin tepelerde Ti(0.25 0.25 0.25), Ti(0 0 0) hibritleşmektedir. E_F=0 enerji durumda spin yukarı kanal için metalik, spin aşağı için yasak enerji aralığı yoktur.



Şekil 5.101 Ti₂ZnSi alaşımının XA yapısındaki DOS grafiği



Şekil 5.102 Ti₂ZnSi alaşımının XA yapısındaki Bant grafiği

6 SONUÇ VE ÖNERİLER

Bu tezde L2₁ ve XA yapılarının elektronik ve manyetik özelliklerini teorik olarak inceledik. Ab-initio FPLO (Full Potential Local Orbital) Tam Potansiyel Yerel Orbital yöntemi ile gerçekleştirilmiştir. Değişim korelasyon potansiyeli olarak, deneylerle belirlenmiş manyetik özellikleri olan Heusler bileşikleri için doğru sonuçlar ürettiği bilinen Perdew-Burke-Ernzerhof [101] tarafından parametrize edilen genelleştirilmiş gradyan yaklaşımı (GGA) kullanıldı.[97,102]

 Ti_2CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) ve Ti_2QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımlarının L2₁ ve XA yapılarının her bir alaşımın taban durumlarına karşılık gelen örgü sabitleri incelendi. Üzerinde çalıştığım alaşımların hepsinin L2₁ yapıda daha karalı olduğu saptandı.

L2₁ yapıdaki Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) Heusler alaşımların sırasıyla yarı metal, metal , metal , metal, metal, metal, metal, metal ve metal davranış sergiledikleri saptandı. Ayrıca L2₁ yapıdaki alaşımların Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımların sırasıyla metal, metal, metal, metal, metal, metal, metal ve metal davranış sergiledikleri saptandı. Ti₂CoAl alaşımının spin yukarı yasak enerji aralığı 0.040eV olarak hesaplandı.

XA yapıdaki Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) Heusler alaşımların sırasıyla yarı metal, yarı metal, yarı metal, spin gapless yarı iletken, yarı metal, yarı metal, metal, metal ve metal davranış sergilendikleri saptandı. Ayrıca XA yapıda Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımların sırasıyla metal, metal, yarı iletken, yarı metal, yarı metal, spin gapless yarı iletken, metal, metal ve metal davranış sergiledikleri saptandı. Ti₂CoAl, Ti₂CoGa, Ti₂CoIn, Ti₂CoGe, Ti₂CoSn, Ti₂MnSi ve Ti₂FeSi alaşımlarının spin aşağı yasak enerji aralıkları sırasıyla 0.677eV, 0.602eV, 0.583eV, 0.733eV, 0.714eV, 0.438eV ve 0.5893eV olarak hesaplandı.

L2₁ yapıdaki Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) Heusler alaşımlarının sırasıyla FM, FM, FM, FM, FM, FM, FM, FM ve FM manyetizma türünde olduğu saptandı. Ayrıca L2₁ yapıdaki alaşımların Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımların sırasıya FM, NM, NM, FiM3, FiM3, FM, FM, NM ve NM manyetizma türünde olduğu saptandı.

XA yapıdaki Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) Heusler alaşımların sırasıyla FiM3, FiM3, FiM3, FM, FM, FM, FM, FM ve FM manyetizma türünde olduğu saptandı. Ayrıca XA yapıda Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımların sırasıyla FM, FiM2, FiM3, FiM3, FiM3, FM, FM, FM ve FiM3 manyetizma türünde olduğu saptandı.

L2₁ yapıdaki Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) Heusler alaşımlarının toplam manyetik momentleri sırasıyla 2.000 μ B, 1.998 μ B, 2.002 μ B, 2.553 μ B, 2.420 μ B, 2.747 μ B, 1.767 μ B, 1.994 μ B ve 2.310 μ B olarak hesaplandı. Ayrıca L2₁ yapıdaki Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımların toplam manyetik momentleri sırasıyla 1.539 μ B, 0.000 μ B, 0.000 μ B, 0.485 μ B, 1.995 μ B, 2.553 μ B, 0.832 μ B, 0.000 μ B ve 0.000 μ B olarak hesaplandı. SP kuralına Ti₂CoAl, Ti₂CoGa ve Ti₂CoIn alaşımları uymaktadır diğer alaşımlar bu kuraldan sapmaktadır.

XA yapıdaki Ti₂CoZ (Z=Al, Ga, In, Si, Ge, Sn, P, As, Sb) Heusler alaşımların toplam manyetik momentleri sırasıyla 2.000 μ B, 2.000 μ B, 2.000 μ B, 3.000 μ B, 3.000 μ B, 2.185 μ B, 2.379 μ B ve 2.676 μ B. Ayrıca XA yapıda Ti₂QSi (Q=Ti, V, Cr, Mn, Fe, Co, Ni, Cu, Zn) Heusler alaşımların toplam manyetik momentleri 1.538 μ B, 0.999 μ B, 0.000 μ B, 1.000 μ B, 2.000 μ B, 3.000 μ B, 3.188 μ B, 2.867 μ B ve 2.103 μ B olarak hesaplandı. SP kuralına Ti₂VSi, Ti₂CrSi, Ti₂MnSi, Ti₂FeSi ve Ti₂CoSi alaşımları uymaktadır diğer alaşımlar bu kuraldan sapmaktadır.

- [1] F.Heusler, W. S., and E. Haupt, Vehandlugen der Deutschen Phsikalischen Gesellschaft, 5:219, 1903.
- [2] K.Özdoğan, Katkı ve düzensizliğin yarı-metalik ferromanyetik Heusler alaşımlarının manyetik özelliklerine etkisinin teorik incelenmesi. Doktora tezi, Gebze Yüksek Tenknoloji Enstitüsü Mühendislik ve Fen Bilimleri Enstitüsü, Kocaeli, 2-3s, 34s,45s,59s,19-23s,29-31s, 2009.
- [3] G.Z. Xu, E.K. Liu, Y. Du, G.J. Li, G.D Liu., W.H. Wang and G.H. Wu, EPL: A Letters Journal Exploring the Frontiers of Physics, 102, 17707, 1-6, 2013.
- [4] A. Bradley and J. Rodgers, The crystal structure of the Heusler alloys. Proceedings of the Royal Society of London. Series A, 144(852), 340-359, 1934.
- [5] H.H. Potter, The X-ray structure and magnetic properties of single crystals of Heusler alloy. Proceedings of the Physical Society, 41, 135-142, 1928.
- [6] O. Heusler, Annin Physics., 19:155, 1934.
- [7] R.A. De Groot, F. M. Mueller, P. G. Van Engen and K. H. J. Buschow, Phys. Rev. Lett. 50.25: 2024, 1983.
- [8] S. Ishida, S. Fujii, S. Kashiwagi, and S. Asano, J. Phys. Soc. Jpn. 64, 2152, 1995.
- [9] S. Fujii, S. Sugimura, S. Ishida, and S. Asano, J. Phys.: Condens. Matter 2, 8583, 1990.
- [10] J.-J. Tan, J. Guang-Fu, C. Xiang-Rong And G. Qing-Quan, Commun, Theor. Phys., 53, 1160. 2010.
- [11] A. Candan, Mater. Res. Express, 6, 096571, 2019.
- [12] P.G.V. Engen, K.H.J.Buschow and R. Jongereur, Half-metallic ferromagnets and their magneto- optical properties (invited), Appl. Phys Lett, 42, 202–204. 1983.
- [13] W. Wang, E. Liu, M, Kodzuka, H. Sukegawa, M. Wojcik, E. Jedryka, G. H. Wu, K. Inomata, S. Mitani, and K. Hono, Coherent tunneling and giant tunnelin magnetoresistance in C FeAl/MgO/CoFe magnetic tunneling junctions, Physical Review B, 81 (14), 140402. 2010.

- [14] K. Yasuda, Ureter correcting device, Google Patents, 1992.
- [15] R.R.Heuser, The use of a new wire in a 6-year-old coronary artery occlusion: The Jagwire[™] recanalizatio guidewire. Catheterization and cardiovascular diagnosis, 29(2), 173-176, 1993.
- [16] B.Akgenc, A. Kinaci, C. Tasseven and T. Cagin, Mater. Chem. Phys., 205, 315-24, 2018.
- [17] A. S. Meriç, Vanadyum katkılı Ti2FeGa ters heusler tipi alaşımların fiziksel özelliklerinin yoğunluk fonksiyonel teorisi ile incelenmesi, Yüksek Lisans Tezi, Kırşehir Ahi Evran Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü İleri Teknolojiler Anabilim Dalı, 1-3, 2020.
- [18] E. Bayar and S. Kervan, Ti2CoAl heusler bileşiğinin manyetik özelliklerinin yoğunluk fonksiyonel teorisi ile incelenmesi, Yüksek Lisans Tezi, Nevşehir Hacı Bektaş Veli Üniversitesi, 2011.
- [19] F. Soyalp, Yoğunluk Fonksiyon Teorisi ile bazı bileşiklerin Elektronik yapılarının ve titreşim özelliklerinin teorik olarak incelenmesi. Doktora tezi, Gazi Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, Ankara, 1-38, 2006.
- [20] C. Kittel and P. McEuen, Introduction to solid state physics. Vol. 8. Wiley New York, 1986.
- [21] M. Dikici, Katıhal fiziğine giriş. Ondokuz Mayıs Üniversitesi, 1993.
- [22] H. Ehrenreich and F. Spaepen, Solid state physics, Academic Press, 2001.
- [23] T.N. Durlu, Katıhal Fiziğine Giriş, Üçüncü baskı, Ankara Üniversitesi Fen FakültesiYayınları, Ankara, 1-6, 1992.
- [24] C.Kittel, Introduction to Solid State Physics, John Wiley and Sons, New York, 1-19, 1996.
- [25] J.R. Hook, H.E. Hall Solid State Physics 2nd Edition, F Köksal, M. Dinçer, Altuba Ģ, M., BaĢaran, E., John Wiley and Sons, 13, 1999.
- [26] R.J.D. Tilley Crystals and crystal structures, John Wiley and Sons, England, 1-38, 2006.
- [27] R.M. Martin, Electronic Structure, Cambridge Univercity Press, Cambridge, 73-81, 2004.
- [28] A. Candan, Mater. Res. Express, 6, 096571 2019.

- [29] G.Z. Xu, E.K. Liu, Y. Du, G.J. Li, G.D Liu., W.H. Wang and G.H. Wu, EPL: A Letters Journal Exploring the Frontiers of Physics, 102,17707, 1-6, 2013.
- [30] U. Eberz, W. Seelentag and H. U. Schuster, Zeitschrift für Naturforschung, 35b,1341-1343, 1980.
- [31] A. İyigör, Dörtlü Heusler Alaşımlarının Yapısal, Elektronik, Elastik, Dinamik ve Termodinamik Özelliklerinin Yoğunluk Fonksiyonel Teorisi ile İncelenmesi, Doktora tezi, Gazi Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, 2016.
- [32] A. Candan, Kübik yapıdaki Co2mNx (x=aL, gA, gE, sİ) heusler alaşımlarının yapısal, elektronik, elastik ve titreşim özelliklerinin yoğunluk fonksiyonel teorisi ile incelenmesi, Yüksek Lisans Tez, Gazi Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, Ankara, 59s,100s, 2011.
- [33] H. Şerefoğlu, Heusler tipi alaşımların manyetik özelliklerinin incelenmesi, Yüksek Lisans Tezi, Erciyes Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, Kayseri, 79s, 2006.
- [34] R. Umucu, Fe-Ti-Si üçlü Heusler alaşımların yapısal, elektronik, manyetik ve mekanik özelliklerinin yoğunluk fonksiyonel teorisiyle incelenmesi, Yüksek lisans Tezi, Ahi Evran Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, Kırşehir,1s., 2016.
- [35] V. Alijani Zamani, Structure and properties of quaternary and Tetragonal Heusler compounds for spintronics and spin transfer torque applications. Diss. Mainz, Univ., Diss., 21s., 2012.
- [36] G. B. Johnston and E. O. Hall, J. Phys. Chem. Solids 29 193 1968.
- [37] T. Özmen, Co2MnAll-xSnx Heusler Alaşımlarının Manyetik Özelliklerinin Belirlenmesi, Yüksek Lisans Tezi, Gebze İleri Teknoloji Enstitü Mühendislik ve Fen Bilimleri Enstitüsü, Kocaeli, 4-8, 2012.
- [38] M. O. ALTAY, Ti22FeX (X = Si, Ge, As, Sn ve Sb) tersHeusler alaşımlarının yapısal, elektronik, mekanik, fonon ve termodinamik özelliklerinin Ab-Inıtıo yöntemi ile incelenmesi, Yüksek lisans tezi, Kırşehir Ahi Evran Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü İleri Teknolojiler Anabilim Dalı,18-19, 2019.
- [39] M. Yavuz, Nano Yapılı Manyetik Şeritlerin ve Tozların Yapısal Ve Manyetik Özelliklerinin İncelenmesi. Ankara Üniversitesi, Fen Bilimleri Enstitüsü, Yüksek Lisans Tezi, Ankara, 148 s., 2010.
- [40] M. Getzlaff, 2008. Fundamentals of Magnetism. Springer, 387 pp. 2008.

- [41] B.D. Cullity, C.D. Graham, Introduction to Magnetic Materials. WileyIEEE Press, The United States of America, 544 pp, 2009.
- [42] A. Das, Prodding Magnetic Properties of Electrodeposited Co/Cu and Ni/Cu Alloy Films by Scanning Probes. Deemed University, Metallurgical and Materials Engineering, Master Thesis, Rourkela, 85 pp., 2010.
- [43] R. A. Serway, R. J. Beichner, (Ed: K. Çolakoğlu), Fen ve Mühendislik için Fizik 2, Elektrik ve Manyetizma – Işık ve Optik. Palme Yayıncılık, Ankara, 1243 s. 2007.
- [44] W. D. Callister, Materials Science and Engineering. John Wiley & Sons, The United States of America, 201 pp., 2007.
- [45] D. J. Griffiths, (Çeviren: B. Unal), Elektromanyetik Teori, İkinci Baskı.Gazi Kitabevi, Ankara, 594 s., 2005.
- [46] M. Özdemir, Ferromagnetik Alaşımlarda Spin Dalga Rezonansı İncelemeleri. Hacettepe Üniversitesi, Bilim Uzmanlığı Tezi, Ankara, 96 s., 1991.
- [47] F. Ak, Co2Mn1-xVxMnSb (0≤x≤1) Heusler Bileşiklerinin Manyetik Özellikleri. Erciyes Üniversitesi, Fen Bilimleri Enstitüsü, Yüksek Lisans Tezi Kayseri, 44 s., 2014.
- [48] M. İ. Coşkun, DC Manyetik Alan Sıçratma Tekniği ile Üretilen Co90Fe10 Nano Filmlerin Yapısal ve Manyetik Özelliklerinin İncelenmesi. Kilis 7 Aralık Üniversitesi, Yüksek Lisans Tezi, Kilis, 68 s., 2011.
- [49] É. T. Lacheisserie, D. Gignoux, M. Schlenker, Magnetism Fundamentals. Springer, Verlag New York, 518 pp, 2005.
- [50] J. Boeck, W. Roy, J. Das, V. Motsnyi, Z. Liu, L. Lagae, H. Boeve, K. Dessein and G. Borghs Technology and materials issues in semiconductor-based magnetoelectronics. Semiconductor Science and Technology, 17, 342-354. 2002.
- [51] A. İyigör, Dörtlü Heusler Alaşımlarının Yapısal, Elektronik, Elastik, Dinamik ve Termodinamik Özelliklerinin Yoğunluk Fonksiyonel Teorisi ile İncelenmesi, Doktora tezi, Gazi Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, 18-19 2016.
- [52] S. Picozzi, A. Continenza and A. J. Freeman, Phys. Rev. B66, 094421, 2002.

- [53] I. Galanakis, N.Papanikolaou, and P.H.Dederichs. Phys. Rev. B,66:134428 2002.
- [54] J. Kübler, Physica B. 127, 257 1984.
- [55] E. Asker, XRh (X=Mg, Sc, Y) bileşiklerinin yapısal, elektronik ve titreşimsel özelliklerinin yoğunluk fonksiyonel teorisi ile incelenmesi.Yüksek Lisans tezi, Gazi Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, 23, 2010.
- [56] P. D. M. Zor, Maddenin Elektriksel İletkenlik Özellikleri. Anadolu Üniversitesi, 91-94.
- [57] Y Şahin, Atom Fiziği, Ankara, Pegem A Yayıncılık, 199, 2005.
- [58] W. Koch, M. C. Holthausen and M. C. Holthausen, A chemist's guide to density functional theory. Vol. 2. Wiley-Vch Weinheim, 2001.
- [59] D. Kuralı, Üçlü alaşım wurtzite AlxGa1-xN malzemelerin bant yapısı hesabı, Yüksek lisans tezi, Dokuz Eylül Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, İzmir, 25, 2008.
- [60] A. Kaffashnia, Li2XY(X=Cu, Ag, Au; Y=Ge, Sn,Sb, Al, Ga, In)bileşikleri yapısal, elektronik, elastik, dinamik ve termodinamik özelliklerinin yoğunluk fonksiyon teorisi ile incelenmesi,Yüksek Lisans Tezi, Gazi Üniversitesifen Bilimleri Enstitüsü, 5-6, 2014.
- [61] M. Born and R. Oppenheimer, Zur quantentheorie der molekeln. Annalen der Physik, 389(20), 457-484, 1927.
- [62] A. Erkişi, Bazı bileşiklerin elektronik ve titreşim özelliklerinin Yoğunluk Fonksiyonel Teorisi ile incelenmesi. Yüksek Lisans Tezi, Gazi Üniversitesi Fen Bilimleri Enstitüsü, Ankara, 3-5, 2007.
- [63] A. Szabo, S. Neil and Ostlund, Publ. Introduction To Advanced Electronic Structure Theory, Modern Quantum Chemistry, 1996.
- [64] J. R. Oppenheimer, M. Born, "Zur Quantentheorie der Molekeln", Ann Phys.,84: 457, 1927.
- [65] D. R. Hartree, "The wave mechanics of an atom with non-coulombic central field: part I, II, III,", Proc. Cambridge Phil. Soc., 24:89, 111, 426, 1928.
- [66] V. Fock, Z. Phys, 61:126-148, 1930.
- [67] J. C. Slater, Phys. Rev., 35:210-21, 1930.

- [68] E.Fermi, "A statistical method for determining some properties of the atom", Rend. Accad., 6: 602-607, 1927.
- [69] L. H. Thomas, "The calculation of atomic fields", Proc. Cam. Phil. Soc., 23:542 550, 1927.
- [70] E. Fermi, "A statistical method for the determination of some properties of atoms. II. Application to the periodic system of the elements", Z., Phys., 48:73-79, 1928.
- [71] R. G. Jones and O. Gunnarson, The Density-Functional Formalism, its Applications and Prospects. Rev. Mod. Phys., 61: 689-746, 1989.
- [72] E. H. Lieb, Thomas-Fermi and Related Theories of Atoms and Molecules Rev. Mod. Phys., 53: 603-64, 1981.
- [73] P. Hohenberg and W. Kohn, Phys. Rev. 136, B864, 1964.
- [74] R. G. Parr and W. Yang, Density-Functional Theory of Atoms and Molecules, Oxford University Press, 1989.
- [75] W. Kohn and L. J. Sham, Phys. Rev. 140, A1133, 1965.
- [76] P. Ziesche and H. Eschring, Elektroni Structures of Solids, Akademie Verlag, Berlin, 1991.
- [77] P. Fulde, Electron Correlations in Molecules and Solids, Springer, 1995.
- [78] K. Koepernik and H. Eschrig, Phys Rev. B, 59: 1743, (1999).
- [79] R. Richter, H. Eschrig and B. Velicky, J.Phys F, 17: 351, 1987.
- [80] K. Koepernik, B. Velicky, R. Hayn and H. Eschrig, Phys Rev. B, 55: 5717 1997.
- [81] K. Koepernik, B. Velicky, R. Hayn and H. Eschrig, Phys Rev. B, 58: 6944, 1998.
- [82] E. H. Lieb. Density Functionals for Coulomb Systems. Int. J. of Quant. Chem., 24 (3):243, Mar. 1983.
- [83] P. Soven, Phys Rev., 156: 809, 1967.
- [84] D. W. Taylor, Phys Rev., 156: 1017, 1967.
- [85] B. Velicky, S. Kirkpatrick and H. Ehrenreich, Phys Rev., 175: 747, 1968.
- [86] G. M. Stocks, W. M. Temmerman and B. L. Gyorffy, Phys Rev. Lett, 41: 339, 1978.
- [87] M. Schröter et al., Phys Rev. B, 52: 188 1995.
- [88] A. Çetin, Metallerin kristal yapısı, https://muhendishane.org/
- [89] Türkiye Bilimler Akademisi, 12. Ders yarıiletkenlerin elektronik özellikleri 12s, https://acikders.tuba.gov.tr/
- [90] I. Galanakis, P.H. Dederichs, N. Papanikolaou, Phys. Rev. B 66, 174429 2002.
- [91] Iosif Galanakis, "Theory of Heusler and full-Heusler compounds." Heusler Alloys: Properties, Growth, Applications. Cham: Springer International Publishing, 16-17 2015.
- [92] I. Galanakis, P. H. Dederichs, and N. Papanikolaou, Phys. Rev. B 66, 134428 2002.
- [93] I. Galanakis and E. Şaşıoglu, [~] J. Appl. Phys. 109, 113912 2011.
- [94] H. van Leuken and R. A. de Groot, Phys. Rev. Lett. 74, 1171 1995.
- [95] S. Wurmehl, H. C. Kandpal, G. H. Fecher, and C. Felser, J. Phys.: Condens. Matter 18, 6171 2006.
- [96] I. Galanakis, K. Ozdo ¨gan, E. S ̆ ˌas ˌioglu, and B. Aktas ̆ , Phys. Rev. B 75, 172405 (2007); 75, 092407 2007.
- [97] I. Galanakis, P. H. Dederichs, and N. Papanikolaou, Phys. Rev. B 66, 174429 2002.
- [98] S. Skaftouros, K.Özdoğan, E.Şaşıoğlu, & I. Galanakis, Generalized Slater-Pauling rule for the inverse Heusler compounds. Physical Review B, 87, 024420, 2-5, 2013.
- [99] J. Li, YX. Li, GX. Zhou, YB. Sun, CQ. Sun Appl Phys Lett; 94:242502, 2009.
- [100] K. Koepernik and H. Eschrig, Phys. Rev. B 59, 1743, 1999.
- [101] J. P. Perdew, K. Burke, and M. Ernzerhof, Phys. Rev. Lett. 77, 3865, 1996.
- [102] I. Galanakis, P. H. Dederichs, and N. Papanikolaou, Phys. Rev. B 66, 134428, 2002.
- [103] H. J. Monkhorst and J. D. Pack, Phys. Rev. B 13, 5188, 1976

Konferans Bildirisi

1. K. Karanikola, I. Galanakis, K. Özdoğan, L2₁ and XA Ordering Competition Ti2CoZ (Z = Al, Si, P) Full-Heusler Compounds, 2nd International Congress on Multidisciplinary Natural Sciences and Engineering, 136 s., 2022.

