

محاسبه ابتدا به ساکن پارامتر هابارد در بلورهای NiO و Gd

علیرضا فقیهی^۱ و سعید جلالی اسد آبادی^۲

۱. گروه فیزیک، دانشکده علوم، دانشگاه اصفهان، خیابان هزار جریب، اصفهان
۲. مرکز تحقیقات علوم و تکنولوژی نانو، دانشگاه اصفهان، خیابان هزار جریب، اصفهان

(دریافت مقاله: ۱۱/۱۱/۸۶؛ دریافت نسخه نهایی: ۱۳/۴/۸۷)

چکیده

در این مقاله پارامتر هابارد در چارچوب نظریه تابعی چگالی (DFT) به روش امواج تخت بهمود یافته خطی به علاوه اریتالهای موضعی با پیانسیل کامل در ترکیب NiO و بلور Gd به عنوان دستگاههای همبسته قوی که به ترتیب دارای اریتالهای $3d$ و $4f$ نیمه پر می‌باشند با ساختن یک ابر سلول انجام شده است. در ترکیب NiO پارامتر هابارد $V/5eV$ و در بلور Gd این پارامتر برابر با $V/5eV$ محسوب شده‌اند. مقادیر محاسبه شده در توافق بسیار خوبی با نتایج تجربی و محاسباتی می‌باشند. با استفاده از مقادیر محاسبه شده و تقریبهای GGA و LDA+U خواص ساختاری NiO و Gd مورد بررسی قرار گرفته‌اند. نتایج محاسبات U+LDA نشان دهنده توافق بسیار خوب با نتایج تجربی و بهمودی قابل توجه نسبت به تقریب GGA و از طرف دیگر مناسب بودن روش به کار رفته برای محاسبه پارامتر هابارد در این دستگاههای همبسته قوی است.

واژه‌های کلیدی: DFT، APW+lo، پارامتر هابارد (U)، LDA+U

۱. مقدمه
کاملاً اشتباه پیش بینی می‌شود. از جمله این تقریبهای تقریبهای LDA و GGA می‌باشند. در همین راستا آنیسیمو در سال ۱۹۹۱ رهیافت LDA+U را رائه کرد. این رهیافت موقوفیت‌های قابل توجهی نسبت به تقریبهای LDA و GGA برای دستگاههای همبسته قوی کسب کرده است. چارچوب شکل تابعی انرژی U بر اساس مدل هامیلتونی هابارد [۱] می‌باشد. نتایجی که از این روش به دست می‌آیند به شدت به شناسایی اریتالهای جایگزینه و انتخاب پارامتر برهم‌کنش کولنی، الکترون - الکترون (U) مناسب وابسته‌اند. بنابراین محاسبه پارامتر U (پارامتر هابارد) نقش اساسی در بررسی این دستگاهها ایفا می‌کند. روش‌های مختلفی هم به صورت تجربی و هم به صورت ابتدا به ساکن در این زمینه رائیه شده‌اند [۲، ۳ و ۴]. از جمله این روش‌ها انجام محاسبات در چارچوب نظریه تابعی چگالی (DFT) و با استفاده از تقریبهای مختلف است [۵]. ما ابتدا با یک روش ابتدا به ساکن پارامتر هابارد را برای ترکیب NiO و بلور Gd

توصیف و بررسی دستگاههای الکترونی همبسته قوی به دلیل ویژگیهای ساختاری و کاربردهای منحصر به فرد آنها از اهمیت ویژه‌ای برخوردار است. اهمیت این موضوع از زمان کشف ابر رساناهای دما بالا که در ساخت آنها از ترکیبات دستگاههای همبسته قوی از جمله عناصر فلزات واسطه مانند Cu و عناصر خاکیهای کمیاب مانند Gd و Yb و Er استفاده می‌شود، دو چندان شده است. لذا در ۵۰ سال گذشته جستجو برای رهیافتهایی که بتواند این ساختارها را به خوبی توضیح دهد به صورت ویژه‌ای مورد توجه قرار گرفته است. بررسی این دستگاهها در چارچوب نظریه تابعی (DFT) نیز از این جمله می‌باشد. تقریبهای گستره‌هایی که در نظریه تابعی چگالی برای محاسبه انرژی تبادلی - همبستگی به کار می‌رود اساساً بر ویژگیهای گاز الکترونی همگن بنا شده است. از این رو در برخی موارد ویژگیهای رفتار الکترونی دستگاه مورد بررسی

۴ محاسبه نمود. این رابطه به صورت زیر

$$\begin{aligned} F_{eff}^{\circ} = & \varepsilon_{4f\uparrow}(\frac{n}{2} + \frac{1}{2}, \frac{n}{2}) - \varepsilon_{4f\downarrow}(\frac{n}{2} + \frac{1}{2}, \frac{n}{2} - 1) \\ & - \varepsilon_F(\frac{n}{2} + \frac{1}{2}, \frac{n}{2}) + \varepsilon_F(\frac{n}{2} + \frac{1}{2}, \frac{n}{2} - 1) \end{aligned} \quad (۳)$$

قابل بیان است. ما F_{eff}° را از رابطه (۲) برای ترکیب NiO و از رابطه (۳) برای بلور Gd به گونه‌ای که توضیح خواهیم داد محاسبه می‌کنیم.

۳. جزئیات محاسبات

ما در این مقاله از کد نرم افزاری WIEN2k و از روش امواج تخت بهبود یافته خطی به علاوه اریتالهای موضعی (APW+lo) استفاده می‌کنیم. این برنامه بر نظریه تابعی چگالی (DFT) استوار است. با رعایت عدم همپوشانی کرات موفین - تین برای NiO مقادیر $R_{MT} = ۱/۶۵ \text{ a.u.}$ و $R_{MT} = ۲/۱ \text{ a.u.}$ به ترتیب برای Ni و O و مقدار $R_{MT} = ۲/۵ \text{ a.u.}$ برای Gd انتخاب شده‌اند. برای انجام محاسبات تعداد ۲۰۰۰ نقطه K برای NiO و برای Gd در فاز fcc ۲۰۰۰ نقطه K در فاز hcp، ۵۰۰۰ نقطه K در منطقه بریلوین انتخاب شده‌اند. مقدار پارامتر $R_{MT}K_{max}$ برابر با ۷ انتخاب شده است که حاصل ضرب شعاع کره موفین تین در بردار امواج قطع برای بسط تابع موج بر حسب امواج تخت در ناحیه بین جایگاهی می‌باشد. بردار موج قطع برای بسط پتانسیل و چگالی بار در ناحیه بین جایگاهی $G_{max} = ۱۴$ انتخاب شده است. در کلیه محاسبات انجام شده همگرایی روی چگالی بار بوده و دقت همگرایی ۱۰/۰۰۰۰٪ انتخاب شده است. ما در این محاسبات از تقریب LDA+U و روش SIC [۹] استفاده کرده‌ایم. در این روش از پتانسیل مؤثر $J = U - U_{eff}$ با $J=۰$ استفاده می‌شود که بر اساس نتیجه آنسیمو و گونارسون [۷]، $F_{eff}^{\circ} = U - J$ می‌باشد. بنابراین در این محاسبات F_{eff}° محاسبه شده در واقع پتانسیل مؤثر بوده که با $J=۰$ در تقریب U از آن استفاده کرده‌ایم.

۴. نتایج و بحث

NiO . ۱.۴

۴.۱.۱. محاسبه F_{eff}° در NiO

بلور NiO یک ترکیب عایق با ساختاری مشابه ساختار سنگ

محاسبه کرده و سپس با بررسی ساختار الکترونی آنها در تقریب LDA+U مناسب بودن این روش ابتدا به ساکن را برای محاسبه پارامتر هابارد نشان می‌دهیم.

۲. روش محاسبه پارامتر U

مفهوم برهم کش کولنی الکترون - الکترون (U) در اریتالهای جایگزیده، دقیقاً توسط هرینگ [۶] مورد بحث قرار گرفته است. در دستگاههای همبسته قوی مثلاً در یک دستگاه الکترونی دارای اریتال ۳d که n الکترون در اریتال ۳d ۳d هر اتم وجود دارد، U برابر است با مقدار انرژی لازم برای انتقال یک الکترون از اریتال ۳d یک اتم به اریتال ۳d ۳d دیگر. به عبارت دیگر میزان انرژی لازم برای این انتقال به صورت

$$2(d^n) \rightarrow d^{n+1} + d^{n-1}, \quad (۱)$$

به عنوان پارامتر هابارد U معرفی می‌شود.

روشی را که ما برای انجام محاسبات از آن استفاده می‌کنیم روشی است که توسط آنسیمو و گونارسون ارائه شده است و یک روش کاملاً ابتدا به ساکن می‌باشد [۷]. آنسیمو و گونارسون بر اساس تعریف هرینگ با لحاظ کردن پدیده‌های ناشی از استثمار، انتگرال کولنی استثمار شده F_{eff}° را که مشابه با انتگرال اسلیتر استثمار شده F° قابل محاسبه می‌باشد ارائه کرده‌اند [۸]. در یک اتم U با F° کاملاً هم‌ارزند. اما به دلیل اثرات ناشی از استثمار، U موثر در جامدات خیلی کوچکتر از F° برای اتمها می‌باشد. لذا با در نظر گرفتن تغییرات انرژی فرمی، F_{eff}° برای تراز ۳d به صورت زیر قابل محاسبه است [۷].

$$\begin{aligned} F_{eff}^{\circ} = & \varepsilon_{2d\uparrow}(\frac{n}{2} + \frac{1}{2}, \frac{n}{2}) - \varepsilon_{2d\downarrow}(\frac{n}{2} + \frac{1}{2}, \frac{n}{2} - 1) \\ & - \varepsilon_F(\frac{n}{2} + \frac{1}{2}, \frac{n}{2}) + \varepsilon_F(\frac{n}{2} + \frac{1}{2}, \frac{n}{2} - 1), \end{aligned} \quad (۲)$$

که در آن ε_{2d} ، ویژه مقدار مربوط به تراز ۳d با اسپین بالاست، n تعداد الکترونها پوسته ۳d و ε_F ویژه مقدار مربوط به تراز ۳d است. با توجه به مفهوم بر هم‌کنش کولنی الکترون - الکترون، معادله (۱) برای تراز جایگزیده ۴f نیز قابل بیان است. بنابراین از رابطه‌ای مشابه رابطه (۲) می‌توان F_{eff}° را برای تراز

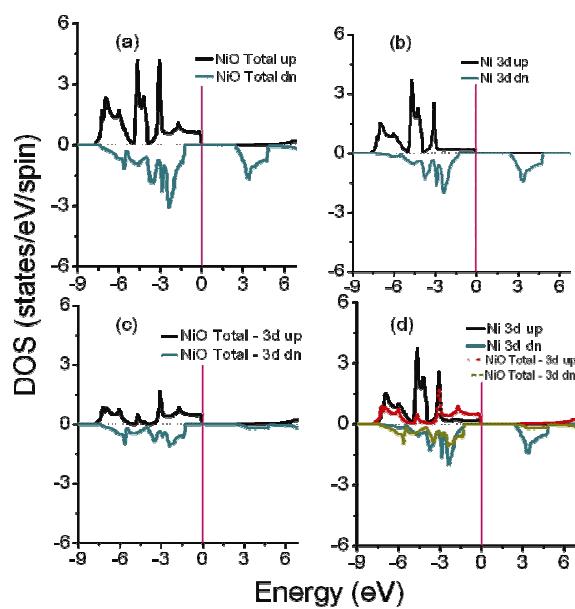
۲ در فازهای GGA و LDA+U رسم شده‌اند. در هر کدام از این شکلها چگالی حالت‌های کل بلور (شکل (a)) و چگالی حالت‌های اربیتال $3d$ اتم Ni (شکل (b)) رسم شده‌اند. سپس برای نشان دادن سهم اربیتال $3d$ در چگالی حالت‌ها، چگالی حالت‌های اربیتال $3d$ را از چگالی حالت‌های کل بلور کم نموده و آن را در شکل (c) رسم نموده‌ایم. همچنین برای بررسی هیرید شدگی اربیتال‌ها، شکل (b) را همراه شکل (c) در شکل (d) رسم نموده‌ایم. شکل (e) و ۳ نیز چگالی حالت‌های اتم O را در فازهای GGA (شکل (f)) و LDA+U (شکل (f)) نشان می‌دهد. مقایسه چگالی حالت‌ها در شکل‌های (b) و (c) نشان می‌دهد که سهم غالب در چگالی حالت‌های NiO مر بوط به اربیتال $3d$ می‌باشد و بنابراین رفتار و خصوصیات این ترکیب را اربیتال $3d$ در اتم Ni تعیین می‌کند. همچنین از مقایسه چگالی حالت‌های اتم O با چگالی حالت‌های رسم شده در شکل (c) هم در تقریب GGA و هم در تقریب LDA+U می‌توان نتیجه گرفت که سهم چگالی حالت‌های اربیتال‌های s و p در چگالی حالت‌های کل بلور بسیار ناچیز می‌باشد. می‌توان ملاحظه نمود در تقریب GGA بیشتر الکترونهای ظرفیت در نزدیکی سطح فرمی قرار می‌گیرند، اما پس از اعمال تقریب LDA+U و تأثیر پارامتر هابارد الکترونهای $3d$ در مقایسه با تقریب GGA کاملاً از سطح فرمی فاصله می‌گیرند و در حدود انرژی -3 تا -7 الکترون ولت جایگزینده می‌شوند. در تقریب GGA اربیتال $3d$ به طور کامل با چگالی حالت‌های اتم O در حدود انرژی صفر تا -6 الکترون ولت هیرید شده است. این هیرید شدگی در نزدیکی سطح فرمی نیز مشاهده می‌شود. با اعمال تقریب LDA+U میزان هیرید شدگی اتم $3d$ در نزدیکی سطح فرمی با چگالی حالت‌های اتم O بسیار ناچیز می‌باشد. اما این هیرید شدگی از انرژی $-2/5$ تا $-7/5$ الکترون ولت مشاهده می‌شود. چگالی حالت‌های کل بلور در تقریب GGA سطح فرمی را قطع می‌کند، لذا این تقریب برای بلور NiO خاصیت فلزی پیش‌بینی می‌کند که این موضوع با مشاهدات تجربی در تناقض می‌باشد. اما در تقریب LDA+U، چگالی حالت‌های کل بلور سطح فرمی را قطع نمی‌کند، بنابراین عایق بودن این ترکیب که از خواص تجربی آن می‌باشد، با اعمال این تقریب تأیید می‌شود.

نمک^۱ با گروه فضایی $Fm\bar{3}m$ می‌باشد. در تجربه ثابت شد است که NiO در حالت زمینه یک پاد فرومغناطیس نوع II می‌باشد^[۱۰]. اما ما بلور NiO را در فاز فرومغناطیس مورد مطالعه قرار داده‌ایم. با انجام یک محاسبه در تقریب GGA حجم تعادلی و ثابت شبکه به ترتیب^۳ $122/18$ a.u. و $7/877$ a.u. به دست آمده که در ادامه محاسبات از این مقادیر استفاده شده است. برای محاسبه F_{eff}^o در NiO یک ابر سلول $2\times 2\times 2$ با ساختار fcc برای ترکیب NiO ساختیم. سپس یکی از اتمهای Ni را به عنوان ناخالصی انتخاب کردیم. از آنجا که عدد اشغال تراز اتم Ni می‌باشد ($n=8$) براساس رابطه (۲) یکبار $4/5$ الکترون با اسپین بالا و 4 الکترون با اسپین پایین پوسته $3d$ اتم ناخالصی را مقید می‌نماییم. با انجام این کار و یک محاسبه در تقریب GGA مقدار $(4/5, 4)$ و $(4/5, 4)$ در معادله (۲) به دست می‌آیند. بار دیگر جملات سوم و چهارم یعنی $(4/5, 3)$ و $(4/5, 3)$ به طور مشابه به دست می‌آیند. ما این محاسبات را انجام داده و جملات اول، دوم، سوم و چهارم را به ترتیب $0/1040$ ، $0/2932$ ، $0/5052$ و $0/5413$ ریدبرگ به دست آورده‌ایم. با قرار دادن این مقادیر در رابطه (۲) مقدار $F_{eff}^o = 5/9$ eV برای این ترکیب به دست آورده‌ایم. مقدار $U=6/1$ eV اندازه‌گیری شده است^[۹]. نتایج دیگران نیز به نتیجه ما نزدیک می‌باشد. آنسیمیو و همکاران بر اساس روش LMTO مقدار $U=7/1$ eV را محاسبه کرده‌اند^[۹]. در مرجع [۴] نیز این مقادیر $U_{eff}=4/6$ eV محاسبه شده است. اختلاف بین نتایج محاسباتی ذکر شده در مراجع فوق ناشی از تفاوت در پایه‌های به کار رفته در محاسبات می‌باشد. لازم به ذکر است فرمول بنده که ما برای انجام محاسبات به کار گرفته‌ایم همان فرمول بنده به کار رفته در مرجع [۹] می‌باشد اما روش و پایه‌های به کار رفته در این محاسبات با یکدیگر متفاوت است.

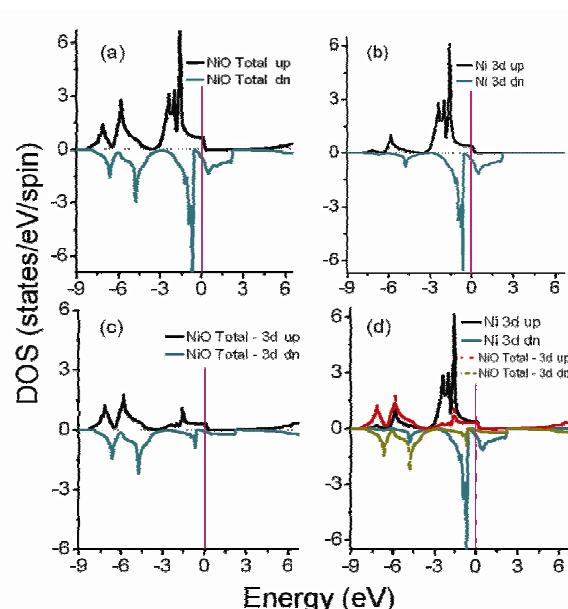
۲.۱. چگالی حالتها

چگالی حالت‌های کل بلور و دیگر اربیتال‌های NiO در شکل‌های ۱ و

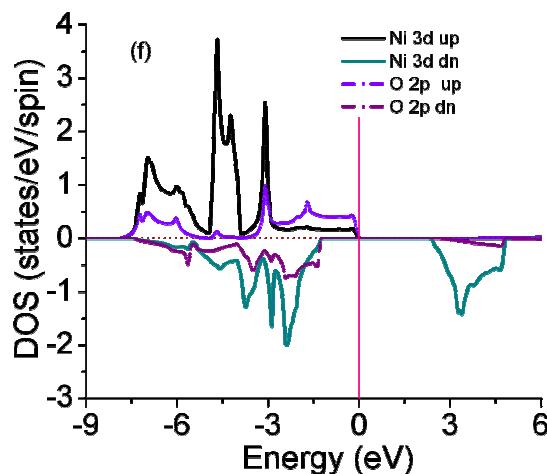
۱. rock-salt type



شکل ۲. چگالی حالتها^۱ NiO در فاز U-LDA+U. (a) کل بلوار DOS (b) DOS کل بلوار و DOS اریتال ۳d (c) تفاضل DOS کل بلوار و DOS اریتال ۳d (d) DOS اریتال ۳d همراه با تفاضل DOS کل بلوار و DOS اریتال ۳d.

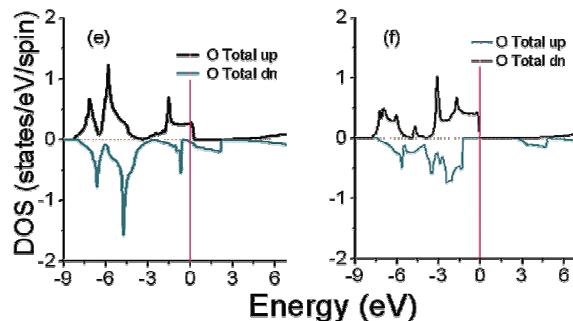


شکل ۱. چگالی حالتها^۱ NiO در فاز GGA. (a) کل بلوار DOS (b) DOS اریتال ۳d (c) تفاضل DOS کل بلوار و DOS اریتال ۳d (d) همراه با تفاضل DOS کل بلوار و DOS اریتال ۳d.



شکل ۴. چگالی حالتها^۱ NiO در فاز LDA+U. (منحنی DOS در فاز LDA+U ساختار NiO را ترکیبی از عایق انتقال بار و عایق مات هابارد پیش بینی می کند).

است [۱۰] که براساس شکل ۴، محاسبات مانیز در تقریب LDA+U این موضوع را تأیید می کند. ساختار کلی عایقهای مات-هابارد و انتقال بار در شکل (۵) نمایش داده شده است. در این شکل طرح واره کلی این دو



شکل ۳. چگالی حالتها^۱ اتم O در فاز GGA. (e) DOS در فاز A-O. (f) DOS در فاز LDA+U.

منحنیهای DOS نمایش داده شده در توافق خوبی با محاسبات دیگران است [۴]. ساختار الکترونی که شواهد تجربی و نظری برای NiO پیش بینی می کند، ساختاری از نوع عایق انتقال بار^۱ می باشد [۱۱-۱۳]. همچنین اخیرا آزمایش‌های XPS^۲ خواص ساختاری NiO را ترکیبی از عایقهای مات-هابارد^۳ و انتقال بار پیش بینی کرده

۱. Charge-transfer insulator

۲. X-ray photoemission spectroscopy

۳. Mott-Hubbard insulator

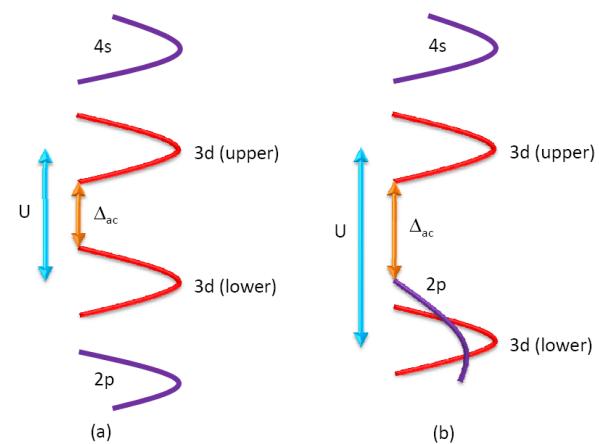
بنابراین مهمترین تفاوت این دو ساختار در این نکته می‌باشد که در عایقهای مات در حالت برانگیختگی الکترونها از اریتال $3d$ کاملاً پر به اریتال کاملاً خالی $3d$ در بالای سطح فرمی انتقال می‌یابند در حالی که در عایق انتقال بار، احتمال انتقال الکترونها در حالت برانگیختگی از اریتال $2p$ اکسیژن به اریتال $3d$ عنصر واسطه در بالای سطح فرمی بیشتر است.

۴.۱.۳. ساختار نوارهای انرژی

ساختار نوار الکترونی محاسبه شده برای NiO با استفاده از تقریب‌های GGA و LDA+U در شکل‌های ۶ و ۷ آورده شده‌اند. مقیاس انرژی بر حسب الکترون ولت و ماکزیمم نوار ظرفیت به طور دلخواه به عنوان مبدأ انتخاب شده است. همان طور که در شکل‌ها پیداست، در تقریب GGA نوار ظرفیت سطح فرمی را قطع کرده و به اشتباه یک ترکیب رسانا برای NiO پیش‌بینی شده است. در صورتی که تقریب U LDA+U گاف نواری غیرمستقیم $2/5\text{eV}$ را نشان می‌دهد که از مقدار تجربی آن که بین $3/7$ تا $4/3$ الکترون ولت [۱۷-۱۴] می‌باشد کوچکتر می‌باشد (جدول ۱). همچنین به منظور بررسی اثر جفت شدگی اسپین مدار بر گاف نواری، برهم‌کنشهای اسپین مدار را به محاسبات U LDA+U اضافه کردیم (LDA+U+SO). با اعمال این برهم‌کنشها گاف نواری به اندازه بسیار ناچیز بهبود یافته و به $2/5\text{eV}$ افزایش می‌یابد.

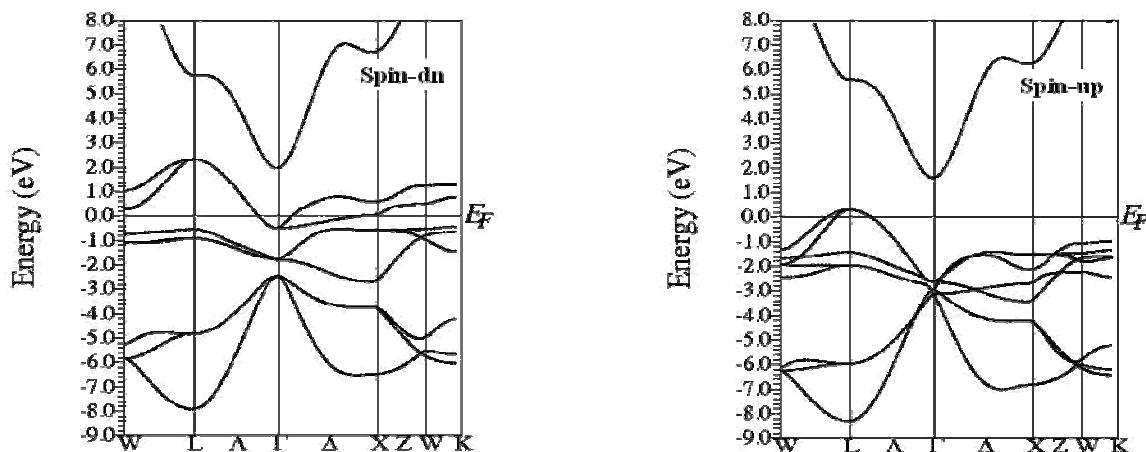
۴.۱.۴. ممان مغناطیسی

همان طور که در جدول ۱ مشاهده می‌شود ممان مغناطیسی محاسبه شده برای یون Ni با استفاده از تقریب U LDA+U $1/77\mu_B$ و $1/18\mu_B$ است که با مقادیر تجربی آن که $1/9\mu_B$ [۱۹] و $1/55\mu_B$ GGA که $1/164\mu_B$ [۱۸] می‌باشند در توافق خوبی می‌باشد. این نتیجه از محاسبه حاصل از تقریب GGA به نتایج دیگران بسیار نزدیک می‌باشد است. همچنین این نتایج به نتایج دیگران بسیار نزدیک می‌باشد از طرف دیگر با اعمال اثر اسپین مدار بر ممان مغناطیسی بر تقریب LDA+U+SO، این مقدار $1/75\mu_B$ محاسبه شده است. در مجموع می‌توان نتیجه گرفت اثر اسپین مدار نقش مهمی در خواص ساختاری NiO ایفا نمی‌کند.

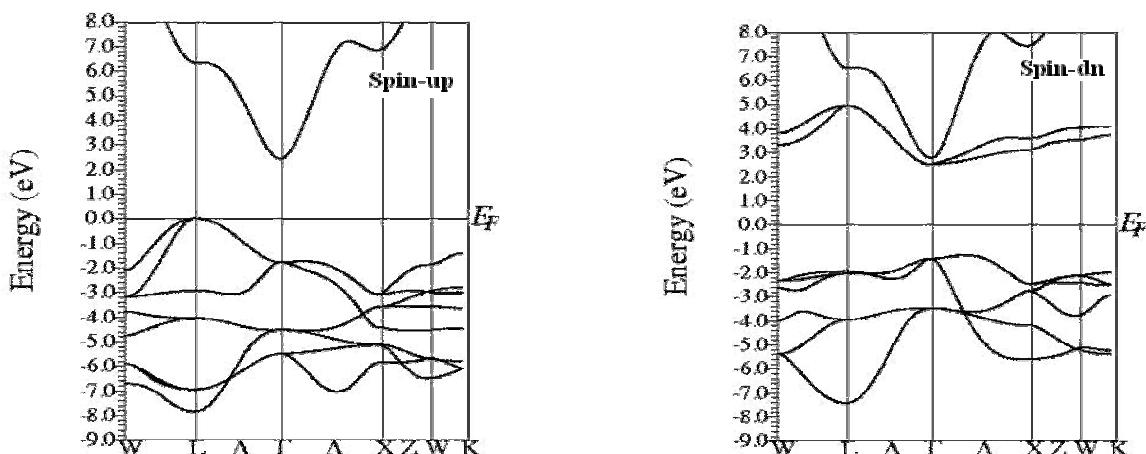


شکل ۵. (a) طرح واره عایق مات. (b) طرح واره عایق انتقال بار.

ساختار براساس ساختار اکسید عناصر واسطه رسم شده است. همان طور که در شکل (۵) قسمت (a) مشاهده می‌شود پارامتر هابارد باعث شکافتگی اریتال نیمه پر $3d$ به دو نوار کاملاً پر و خالی (زیر نوارهای هابارد) شده است. نوار $3d$ بالای سطح فرمی کاملاً خالی بوده و نوار رسانش محسوب می‌شود و نوار $3d$ در پایین سطح فرمی کاملاً پر بوده و نوار ظرفیت محسوب می‌شود. شکافتگی هابارد باعث شده است که این دو نوار، بین دو نوار پهن $2p$ اکسیژن و $4s$ اتم عناصر واسطه قرار گیرند. در این نوع چینش اریتالی لزوماً گاف نواری کوچک نیست و در صورتی که الکترونها در وضعیت برانگیختگی قرار گیرند الکترونها از نوار پر $3d$ به نوار خالی $3d$ منتقل می‌شوند. این نوع ساختار به عایق مات معروف است. به عبارت دیگر سهم غالب در توزیع الکترونها در نوار ظرفیت مربوط به نوار $3d$ بوده و احتمال انتقال الکترون از این نوار به نوار رسانش بسیار زیاد می‌باشد. به خاطر داشته باشیم که نمایش دو زیر نوار هابارد در این مدل تنها یک ساده سازی بوده و میدان بلوری و تبهگنی اریتال d می‌تواند منجر به ایجاد زیر نوارهای بیشتری شوند. اما در شکل (۵) قسمت (b) همان‌طور که مشاهده می‌شود با اعمال پارامتر هابارد شکافتگی بیشتری برای اریتال $3d$ اتفاق افتاده و نوارهای $3d$ نسبت به شکل (a) جایه‌جایی بیشتری را نشان می‌دهند. نکته مهم در این شکل حضور سهم غالب اریتال $2p$ اکسیژن در سطح فرمی می‌باشد. در این ساختار که به ساختار عایق انتقال بار معروف است در اثر برانگیختگی احتمال انتقال الکترون از اریتال $2p$ اکسیژن به نوار رسانش $3d$ بسیار بیشتر می‌باشد.



شکل ۶. نمودار ساختار الکترونی NiO در فاز GGA



شکل ۷. نمودار ساختار الکترونی NiO در فاز U

جدول ۱. ممان مغناطیسی و گاف انرژی ترکیب NiO

	کار حاضر		مرجع [۴]		مرجع [۱۸]		تجربی
	GGA	LDA+U ($F_{eff}^{\circ}=5/9$ (eV))	GGA	LDA+U ($U=4/6$ (eV))	LDA	LDA+U ($U=5$ (eV) و $J=0/45$ (eV))	
$m (\mu_B)$	۱/۵	۱/۷۷	۱/۵۵	۱/۷	۰/۹۵	۱/۷۳	$1/64^{[۱۸]}$ و $1/9^{[۱۹]}$
Gap (eV)	۰/۰۰	۲/۵	---	۲/۷	۰/۱	۲/۸	۳/۷-۴/۳

مدل هیزنبورگ می‌باشد که به دلیل نیمه پر بودن اریتال $4f$ یون Gd^{+3} ، دارای یک ممان مغناطیسی بسیار جایگزینه بوده و در میان عناصر خاکیهای کمیاب دارای بالاترین دمای نظم مغناطیسی $T_c = 294K$ است [۲۱]. ما نیز در محاسبات خود Gd را در فاز فرومغناطیس بررسی کردیم. Gd عموماً در فاز hcp می‌باشد اما از آنجایی که ما برای محاسبه پارامتر هابارد از روش

۲.۴. بلور hcp Gd

۱.۲.۴. محاسبه F_{eff}° در hcp Gd

در سالهای اخیر بلور Gd hcp از سری لانتانیدها به خاطر خواص مغناطیسی جالب توجه توسط پژوهشگران هم به صورت تجربی و هم به صورت نظری مورد توجه قرار گرفته است. از نظر نظم مغناطیسی hcp Gd شبیه یک فرومغناطیس

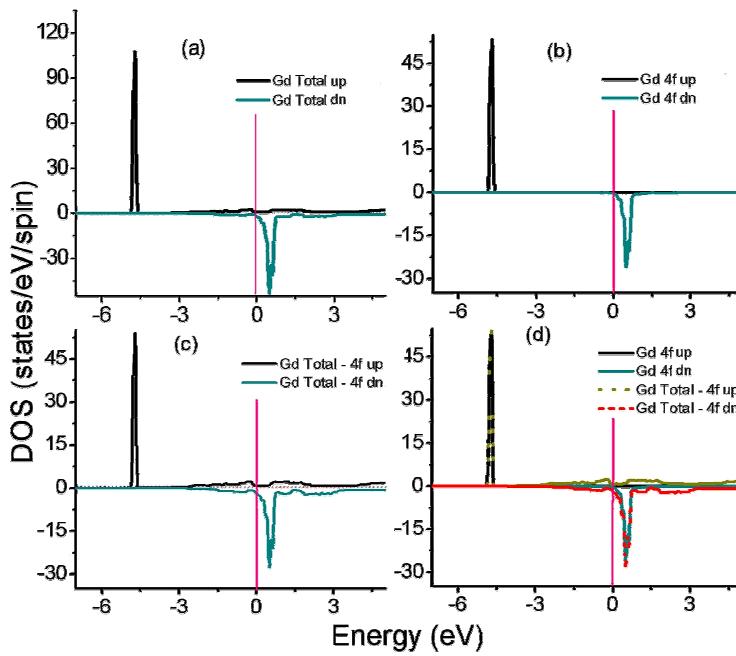
جدول ۲. ویژگیهای بلور Gd hcp محاسبه شده در تقریبهای GGA و LDA+U، مدول حجمی و B_0 حجم تعادلی و Δ_f ، شکافتگی تراز $4f$ در حالت اسپین بالا و اسپین پایین، m ممان مغناطیسی است.

	کار حاضر		[۲۶] مرجع		[۲۵] مرجع		تجربی
	GGA	LDA+U ($F_{eff}^0 = 5/7$ (eV))	GGA	LDA+U ($U=7/65$ (eV) و $J=0/7$ (eV))	LDA	LDA+U ($U=6/7$ (eV) و $J=0/7$ (eV))	
V_0 (A^3)	۶۶/۱۸	۶۷/۳۶	۶۷/۳	۶۰/۷	—	—	۶۶/۳
B (GPa)	۳۶/۱۸	۳۹/۳۶	۳۵/۶	۴۰/۳	—	—	۳۸
Δ_f (eV)	۵/۲۳	۱۱/۴۸	۵/۲۸	۱۲/۰	—	—	۱۲
m (μ_B)	۷/۳۵	۷/۵۱	۷/۵۷	۷/۸۲	۷/۶۵	۸/۸۱۸	۷/۶۳

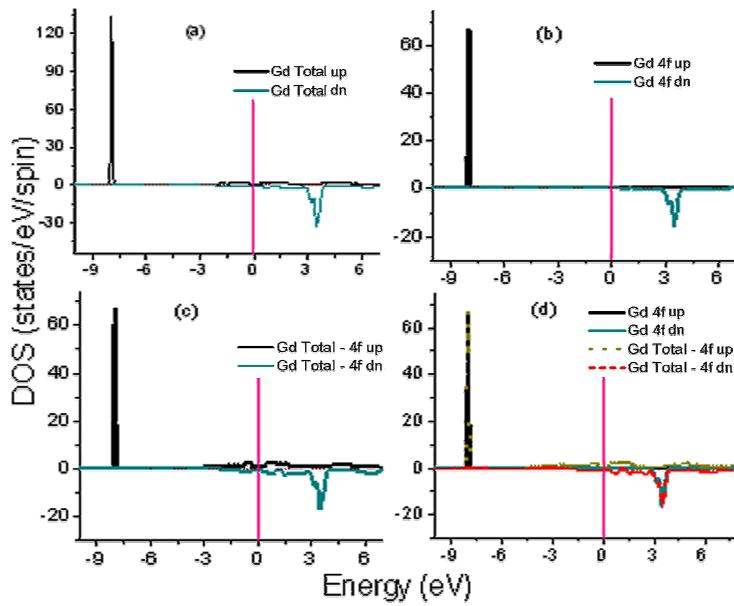
و $۰/۰۳۸۲$ و $۰/۰۵۸۵۱$ و $۰/۰۶۴۹$ ریدبرگ به دست آورده‌ایم. با قرار دادن این مقادیر در رابطه (۳) مقدار $F_{eff}^0 = 5/7$ eV برای بلور Gd fcc به دست آورده‌ایم. با در نظر گرفتن این موضوع که ما پتانسیل مؤثر را محاسبه کرده‌ایم، مقدار به دست آمده با مقدار پارامتر هابارد مؤثر $6eV$ ($J=0/7$ eV) که در مراجع [۲۴] و [۲۵] به کار رفته است نزدیک و قابل مقایسه می‌باشد. ما در ادامه با استفاده از پتانسیل مؤثر محاسبه شده و hcp با انجام محاسبات LDA+U به بررسی ساختار Gd p-دانخه و نتایج خود را با نتایج تجربی و محاسباتی دیگران مقایسه می‌نماییم. ما در ادامه برای انجام کلیه محاسبات، Gd را در فاز hcp ایده ال که در آن $\frac{c}{a} = 1/59$ و ثابت شبکه $a = 6/8662a.u.$ است در نظر گرفته‌ایم.

۲.۲.۴. حجم تعادلی و مدول حجمی
حجم تعادلی (V_0) hcp Gd در تقریبهای U و LDA+U و GGA به ترتیب (\AA^3) $67/36$ و $(\text{\AA}^3) 66/18$ محاسبه شده‌اند. همچنین مدول حجمی (B) در تقریبهای U و LDA+U و GGA به ترتیب $(GPa) 39/36$ و $36/18$ محاسبه شده‌اند. مقادیر حجم تعادلی و مدول حجمی محاسبه شده در جدول ۲ با مقادیر تجربی و محاسباتی دیگران مقایسه شده است. این مقایسه نشان می‌دهد توافق بسیار خوبی بین محاسبات ما و محاسبات دیگران در تقریب LDA+U و مقادیر تجربی وجود دارد.

ابر سلول استفاده می‌کنیم و انجام این محاسبات در ساختار hcp پر هزینه و وقت گیر می‌باشد، از این رو برای کاهش حجم محاسبات ساختار Gd hcp را به صورت fcc تقریب زده‌ایم. از طرف دیگر ساختار hcp و fcc به یکدیگر نزدیک می‌باشد و اکثر لانتانیدها از جمله Gd در اثر اعمال فشار از ساختار hcp به fcc گذار فاز دارند، بنابراین در نظر گرفتن این تقریب تأثیر قابل توجهی بر سایر خواص ساختاری لانتانیدها از خود نشان نمی‌دهد [۲۲]. ما نیز ضمن استفاده از این تقریب مناسب بودن آن را در محاسبه F_{eff}^0 مورد بررسی قرار داده‌ایم. حجم تعادلی تجربی Gd (\AA^3) $66/3$ است [۲۳] که با استفاده از آن ثابت شبکه Gd fcc $6/424(\text{\AA})$ با نظر گرفته شده است. برای محاسبه F_{eff}^0 یک ابر سلول $2 \times 2 \times 2$ با ساختار fcc برای بلور Gd ساختیم. سپس یکی از اتمهای Gd را به عنوان ناخالصی انتخاب کردیم. از آنجا که عدد اشغال تراز $4f$ اتم Gd می‌باشد ($n = 7$)، براساس رابطه (۳) برای تراز $4f$ یک بار 4 الکترون با اسپین بالا و $3/5$ الکترون با اسپین پایین پوسه $4f$ اتم ناخالصی را مقید می‌نماییم. با انجام این کار و یک محاسبه در تقریب GGA مقدار $(4,2/5)_{4f}^{4f}$ و $(4,3/5)_{4f}^{4f}$ در معادله (۳) به دست می‌آیند. بار دیگر E_F جملات سوم و چهارم یعنی $(4,2/5)_{4f}^{4f}$ و $(4,2/5)_{4f}^{4f}$ به طور مشابه به دست می‌آیند. با انجام این محاسبات، جملات اول، دوم، سوم و چهارم را به ترتیب $0/3971$



شکل ۸ چگالی حالتها Gd در فاز GGA. (a) DOS کل بلور و DOS ۴f اریتال (b) DOS کل بلور و DOS ۴f اریتال (c) تفاضل DOS کل بلور و DOS ۴f اریتال (d) همراه با منحنی تفاضل DOS کل بلور و DOS ۴f اریتال.



شکل ۹. چگالی حالتها Gd در فاز LDA+U. (a) DOS کل بلور و DOS ۴f اریتال (b) DOS کل بلور و DOS ۴f اریتال (c) تفاضل DOS کل بلور و DOS ۴f اریتال (d) همراه با منحنی تفاضل DOS کل بلور و DOS ۴f اریتال.

اریتال ۴f اتم Gd (شکل (b)) رسم شده‌اند. همچنین برای نشان دادن سهم اریتال ۴f در چگالی حالتها، چگالی حالت اریتال ۴f را از چگالی حالتها کل بلور کم کرده و آن را در شکل (c) رسم نموده‌ایم. سپس برای بررسی هیبرید شدگی اریتالها، شکل

۳.۲.۴ چگالی حالتها
چگالی حالتها کل بلور و اریتالها Gd در شکل‌های ۸ و ۹ در فازهای GGA و LDA+U رسم شده‌اند. در هر کدام از این شکل‌ها چگالی حالتها کل بلور (شکل (a)) و چگالی حالتها

در تقریب LDA+U در توافق بسیار خوبی با نتایج تجربی و محاسباتی دیگران می‌باشد [۲۶]. همچنین با اضافه کردن برهم‌کنشهای اسپین مدار (SO) به محاسبات LDA+U و انجام این محاسبات (LDA+U+SO)، تغییرات منحنی DOS و Δ_f را بررسی کردایم. این محاسبات نشان می‌دهد با اعمال اثر جفت شدگی اسپین مدار در منحنی DOS تغییر خاصی مشاهده نمی‌شود و تنها Δ_f اندکی به مقدار تجربی آن نزدیکتر می‌شود. Δ_f بعد از اعمال بر همکنش اسپین مدار $11/72\text{eV}$ محاسبه شده است.

۴.۲.۰. معان مغناطیسی

از آنجایی که در hcp Gd تراز $4f$ به صورت نیمه پر می‌باشد، ممان مغناطیسی یون Gd^{3+} در بین لانتانیدها بالاترین مقدار را دارد و مقدار تجربی آن $7/63\mu_B$ [۲۶] می‌باشد. ممان مغناطیسی در تقریب LDA+U $7/51\mu_B$ و در تقریب GGA $7/35\mu_B$ محاسبه شده‌اند. ممان مغناطیسی محاسبه شده در تقریب LDA+U به صورت بسیار خوبی با مقدار تجربی آن در توافق می‌باشد. همچنین این مقدار با مقادیر محاسباتی دیگران در جدول ۲ مقایسه شده‌اند. که تفاوت چندانی بین نتایج مشاهده نمی‌شود. اعمال بر همکنشهای اسپین مدار (SO) در محاسبات LDA+U، نشان می‌دهد که ممان مغناطیسی اندکی کاهش یافته و به مقدار $7/3\mu_B$ رسید.

۵. نتیجه گیری

نتیجه محاسبات LDA+U ما و مقایسه آن با نتایج تجربی و محاسباتی دیگران از یک طرف و مقایسه پارامتر هابارد (U) محاسبه شده با داده‌های تجربی و محاسباتی دیگران از طرف دیگر، نشان می‌دهند که روش ابتدا به ساکنی که ما از آن برای محاسبه پارامتر هابارد استفاده نموده‌ایم، روش مناسبی برای محاسبه این پارامتر در ترکیباتی که اریتال $3d$ یا $4f$ نیمه پر دارند می‌باشد. این رهیافت به صورت مؤثر می‌تواند به انجام پژوهش در زمینه دستگاههای همبسته قوی که عمدتاً در بررسی آنها از تقریب LDA+U استفاده می‌شود، کمک نماید. از طرف دیگر همان طور که در محاسبه پارامتر هابارد در بلور Gd بیان شد ما

(b) را همراه شکل (c) در شکل (d) رسم نموده‌ایم. منحنی DOS اریتال $4f$ در بلور Gd نشان می‌دهد که تمامی ۷ الکترون این اریتال به صورت اسپین بالا قرار گرفته اند و حالت با اسپین پایین این اریتال کاملاً خالی می‌باشد. همان طور که از مقایسه شکلهای ۸ و ۹ ملاحظه می‌شود منحنی چگالی حالتها با اعمال تقریب LDA+U در مقایسه با تقریب GGA بیشتر از سطح فرمی فاصله می‌گیرند، به عبارت دیگر الکترونها جایگزیده‌تر مشاهده می‌شوند. در تقریب GGA قله حالتی اشغال شده $4f$ اتم Gd در حدود ۵ الکtron و لست زیر سطح فرمی تشکیل می‌شود در حالی که در تقریب LDA+U قله اشغال شده $4f$ به اندازه $2/8$ الکترون و لست نسبت به سطح فرمی پایین‌تر کشیده می‌شود و این قله در حدود $7/8$ الکترون زیر سطح فرمی قرار می‌گیرد. با وجود اینکه با استفاده از تقریب DOS الکترونها $4f$ جایگزیده‌تر می‌شوند، شکل (c) نشان می‌دهد سطح فرمی باز هم توسط منحنی دیگر اریتالها قطع می‌شود که بیانگر خاصیت فلزی Gd می‌باشد. مشاهدات تجربی نیز این موضوع را تایید می‌کند. شکل (b) هم در تقریب GGA وهم در تقریب LDA+U نشان می‌دهد چگالی حالتی $4f$ در روی سطح فرمی صفر می‌باشد، بنابراین می‌توان گفت این اریتال نقشی در ایجاد پیوند و رسانش ندارد. چگالی حالتها در شکل (d) نشان می‌دهد که اریتال $4f$ با دیگر اریتالهای بلور در تقریب GGA در مکان ۵-الکترون و لست و در تقریب LDA+U در مکان ۷-الکترون و لست کاملاً هیبرید می‌شوند. از طرف دیگر در شکل (d) می‌توان ملاحظه کرد جا به جایی مکان حالت اشغال شده $4f$ بعد از اعمال تقریب LDA+U نسبت به مکان آن در تقریب GGA تغییر چندانی در هیبرید شدن اریتال $4f$ با دیگر اریتالهای Gd به وجود نمی‌آورد چون چگالی حالتی اریتالهای s ، p و d به ازای انرژی -5eV در تقریب GGA و به ازای انرژی $-7/8\text{eV}$ در تقریب LDA+U تفاوت چندانی با یکدیگر ندارند. همان طور که در جدول ۲ مشاهده می‌شود، Δ_f که شکافتگی تراز $4f$ در حالتی اسپین بالا و اسپین پایین است در تقریب LDA+U برابر با $11/48\text{eV}$ و در تقریب GGA برابر با $5/23\text{eV}$ می‌باشند. Δ_f محاسبه شده

برای بررسی دستگاههای همبسته قوی نشان داده شده است.

سپاسگزاری

از تحقیقات تکمیلی دانشگاه اصفهان به خاطر حمایتهاش
سپاسگزاریم.

ساختار Gd hcp را به عنوان Gd fcc تقریب زده و با انجام این کار محاسبات را ساده‌تر نموده‌ایم. به کارگیری F_{eff}° محاسبه شده در بررسی ساختار بلور واقعی Gd hcp نشان می‌دهد که اتخاذ این تقریب، مؤثر و مناسب می‌باشد. همچنین در این پژوهش به وضوح ناکارآمدی تقریب GGA و مناسب بودن تقریب LDA+U

مراجع

14. V I Anisimov, I V Solovyev, M A Korotin, G A Sawatzky, *Phys. Rev. B* **48** (1993) 16929.
15. D Adler, and J Feinleib, *Phys. Rev. B* **2** (1970) 3112.
16. J McNatt, *Phys. Rev. Letters* **23** (1969) 915.
17. S Hufner, and T Riesterer, *Phys. Rev. B* **33** (1986) 7267.
18. H A Alperin, *J. Phys. Soc. Jpn.* **17** (1962) 12
19. A K Cheetham, and D A Hope, *Phys. Rev. B* **27** (1983) 6964.
20. O Bengon, M Alouani, P Blochl, and J Hugel, *Phys. Rev. B* **62** (2000) 16392-16401.
21. S Khmelevskyi, I Turek, and P Mohn, *Phys. Rev. B* **70** (2004) 132401.
22. A Delin, L Fast, B Johansson, *Phys. Rev. B* **58** (1998) 4345.
23. B J Beaudry and K A Gschneider, Jr. in *Handbook on the Physics and Chemistry of Rare Earth's*, **1** (1982) 216.
24. I Turek, J Kudrnovsky, G Bihlmayer, and S Blugel, *Phys. Rev. Lett* **88** (2002) 167205.
25. A B Shick, A I Liechtenstein, W E Pickett, *Phys. Rev. B* **60** (1999) 10763.
26. P Novak, J Kunes, L Chaput, W E Pickett, *Phys. Stat. Sol. (b)* **243** (2006) 3.
1. J Hubbard, *Proc. R. Soc London, Ser. A* **277** (1964) 237; **281** (1964) 401.
2. M R Norman and A J Freeman, *Phys. Rev. B* **33** (1986) 8896.
3. O Gunnarsson, A V Postnikov, and O K Andersen, *Phys. Rev. B* **40** (1989) 10407.
4. M Cococcioni and S d Gironcoli, *Phys. Rev. B* **71** (2005) 035105.
5. R O Jones and O Gunnarsson, *Rev. Mod. Phys.* **61** (1989) 689.
6. C Herring, in *Magnetism*, edited by G T Rado and H Suhl, Academic, New York, (1960), Vol. IV.
7. V I Anisimov and O Gunnarsson, *Phys. Rev. B* **43** (1991) 7570.
8. J C Slater, *Quantum Theory of Atomic Structure*, McGraw-Hill, New York, (1960), Vol. 1.
9. V I Anisimov, J Zaanen, and O K Andersen, *Phys. Rev. B* **44** (1991) 943.
10. F Tran, P Blaha, and K Schwarz, *Phys. Rev. B* **74** (2006) 155108.
11. P Wei, and Z Q Qi, *Phys. Rev. B* **49** (1994) 10864.
12. G Lee, and S J Oh, *Phys. Rev. B* **43** (1991) 14674.
13. G A Sawatzky, and J W Allen, *Phys. Rev. Letters* **53** (1984) 2339.