## Природа упругой линии в рентгеновском *L*<sub>3</sub>-эмиссионном спектре металлического марганца

© Л.Д. Финкельштейн\*, И.А. Некрасов\*, А.В. Лукоянов\*,\*\*, Э.З. Курмаев\*, В.И. Анисимов\*, S. Kučas\*\*\*, A. Kyniene\*\*\*, A. Moewes\*\*\*\*, J.-L. Wang\*\*\*\*\*, Z. Zeng\*\*\*\*

\* Институт физики металлов Уральского отделения Российской академии наук, 620219 Екатеринбург, Россия
\*\* Уральский государственный технический университет (УПИ), 620002 Екатеринбург, Россия
\*\*\* Vilnius University, Institute of Theoretical Physics and Astronomy, 2600 Vilnius, Lithuania
\*\*\*\* Department of Physics and Engineering Physics, University of Saskatchewan, Saskatoon, Saskatchewan S7N 5E2, Canada
\*\*\*\*\* Key Laboratory of Materials Physics, Institute of Solid State Physics, Chinese Academy of Sciences, Hefei 230031, China
E-mail: lukoyanov@optics.imp.uran.ru

(Поступила в Редакцию 19 апреля 2005 г. В окончательной редакции 13 июля 2005 г.)

> В  $L_3$ -рентгеновском эмиссионном спектре металлического Mn обнаружена интенсивная упругая линия. Для обсуждения ее физической природы изучены свойства основного состояния  $\alpha$ -Mn в сравнении с 3d-металлами (Cr и Fe в ОЦК-структуре) и свойства конечных состояний  $L_3$ -поглощения этих трех переходных металлов. Для моделирования электронной структуры выполнены зонные LSDA-расчеты Cr, Mn и Fe, а также в атомном приближении рассчитаны  $L_3$ -спектры поглощения этих металлов. Из совместного рассмотрения свойств основного состояния и возбужденного рентгеновской дыркой конечного состояния поглощения следует, что в случае  $\alpha$ -Mn появление упругой линии связано с особым характером мультиплета конечного состояния поглощения.

> Работа выполнена при поддержке грантов Российского фонда фундаментальных исследований № 04-02-16096, 05-02-17244 и 05-02-16301 РФФИ-ГФЕН-03-02-39024а, Совета по грантам Президента Российской Федерации для поддержки ведущих научных школ (грант НШ-1026.2003.2), междисциплинарного проекта УрО-СО № 22, программы Президиума РАН "Квантовая макрофизика", программы УрО РАН "Сильнокоррелированные электроны в полупроводниках, металлах, сверхпроводниках и магнитных материалах". И.А.Н. и А.В.Л. благодарят за поддержку Фонд "Династия" и Международный центр фундаментальной физики (Москва) в рамках программы для молодых ученых и студентов (на 2005 г). И.А.Н. благодарит также Фонд содействия отечественной науке за поддержку в рамках программы для молодых кандидатов наук РАН (на 2005 г). А.В.Л. благодарит за поддержку стипендиальную программу Правительства РФ.

PACS: 79.20.Kz, 71.20.Be

В рентгеновских  $L_3$ -эмиссионных спектрах *d*-элементов начала и середины 3*d*-периода, входящих в состав неметаллических соединений, наблюдаются упругие линии, когда энергия возбуждения спектров  $E_{\rm exc}$  совпадает с энергией главного максимума рентгеновского абсорбционного спектра (XAS). Энергии упругих  $L_3$ -линий (или максимумов) совпадают с энергиями главных максимумов  $L_3$ -поглощения, в чем и проявляется упругий характер их возникновения. Упругие линии наблюдались в эмиссионных спектрах и других систем, например в гексагональном BN, графите и др. [1], при этом главный максимум поглощения всегда представлял собой узкую линию, которая рассматривалась авторами [1] как локализованное состояние в области вакантных состояний системы.

Результаты измерений рентгеновских *L*-эмиссионных и абсорбционных спектров Cr, Mn и Fe приведены на рис. 1–3. В чистых 3*d*-металлах локализованных состояний не ожидается, поэтому не ожидается и упру-

гих линий. Это подтверждается для всех 3d-металлов (см. [2-4]), за исключением Mn,  $L_3$ -эмиссионный спектр которого при  $E_{\text{exc}}$  на максимуме  $L_3$  XAS содержит интенсивную упругую линию (рис. 2). Спектры Мп сопоставляются со спектрами Сг и Fe — соседних элементов по 3*d*-ряду (рис. 1 и 3). В *L*<sub>3</sub>-спектрах Сг и Fe в резонансном режиме, т. е. при энергии возбуждения, соответствующей главному максимуму L<sub>3</sub> XAS, упругих линий практически не видно. Возникло предположение, что в полосе проводимости Мп вследствие его сложной кристаллической структуры (58 атомов в элементарной ячейке распределены по четырем неэквивалентным кристаллографическим позициям) образуются узкие энергетические полосы, имеющие локализованный характер и служащие атомными ловушками для фотоэлектрона в конечном состоянии поглощения. Для проверки этого предположения выполнен зонный расчет *α*-Mn, ОЦК Сг и Fe в LSDA-приближении и проведен сравнительный анализ электронной структуры этих трех металлов.



**Рис. 1.**  $L_3$ -эмиссионные (нерезонансный и резонансный) и абсорбционный спектры ОЦК Сг. Для сопоставления приведены 3*d*-плотности состояний (DOS), рассчитанные в LSDA-приближении. Тонкой линией показаны результаты размытия 3*d*-DOS на гауссовское (0.25 eV) и лоренцовское (0.25 eV) искажение.

Измерения (рис. 1–3) выполнены на источнике синхротронного излучения ALS (Advanced Light Source at Lawrence Berkeley National Laboratory, Beamline 8.0.1). Флуоресцентная станция имеет спектрометр с дифракционной решеткой (с фокусировкой по Роуланду) и многоканальный детектор. Входная щель спектрометра составляла 50 $\mu$ m, что обеспечивало энергетическое разрешение 0.6–0.8 eV для *L*-спектров 3*d*-металлов. Измерения были выполнены в резонансном режиме, когда энергия возбуждения выбиралась вблизи  $L_3$ -максимума поглощения. Измерения *L*-спектров поглощения проводились в режиме полного выхода электронов (TEY). Перед проведением измерений поверхность поликристаллических образцов 3*d*-металлов подвергалась механической очистке.

Плотности электронных состояний (DOS) для Cr, α-Mn и Fe были получены из зонных расчетов. Теория функционала электронной плотности [5] является базисом для приближения локальной электронной спиновой плотности (LSDA) [6], надежного при исследовании многих слабокоррелированных соединений. В данной работе LSDA-расчеты были проведены с помощью пакета программ TB-LMTO-ASA (TB — Tight Binding, LMTO — Linear Muffin-Tin Orbitals, ASA — Atomic



**Рис. 2.**  $L_3$ -эмиссионные (нерезонансный и резонансный) и абсорбционный спектры  $\alpha$ -Мп. Обозначения те же, что и на рис. 1.



**Рис. 3.** *L*<sub>3</sub>-эмиссионные (нерезонансный и резонансный) и абсорбционный спектры ОЦК Fe. Обозначения те же, что и на рис. 1.

Sphere Approximation) [7] с процедурой интегрирования по тетраэдрам по сетке из 4000 *k*-точек для ОЦК Fe и Cr и 512 *k*-точек для  $\alpha$ -Mn. В случае  $\alpha$ -Mn были проведены дополнительные расчеты методом LDA + U [8] для учета возможного эффекта сильных кулоновских корреляций 3*d*-электронов.

Структура экспериментального спектра может быть интерпретирована на основе особенностей плотности электронных состояний. Для простых металлов обменное взаимодействие оказывает основное влияние на формирование DOS. На рис. 4 представлены спинразрешенные 3*d*-DOS Cr, Mn и Fe, а на рис. 5 — просуммированные по спинам плотности состояний данных металлов, совмещенные по энергии максимума (при  $\sim 3.5-4 \,\mathrm{eV}$ ) вблизи дна занятой части зоны проводимости. Как видно из рис. 4, 5,  $e_g$ - и  $t_{2g}$ -состояния гибридизованы во всем интервале 3*d*-DOS ( $\sim 7 \,\mathrm{eV}$ ), из которого  $\sim 5 \,\mathrm{eV}$  приходится на занятую часть и  $\sim 2 \,\mathrm{eV}$  на вакантную. Состояния  $e_g$  и  $t_{2g}$  Cr не поляризованы по спину (в отличие от Fe, где спиновое расщепление составляет  $\sim 2 \,\mathrm{eV}$ ).



Рис. 4. Спин-разрешенные парциальные плотности состояний 3*d*-DOS OUK Fe, α-Mn и OUK Cr, полученные из LSDA-расчета. Сплошные линии — вклады *e*<sub>g</sub>-состояний, штриховые — *t*<sub>2g</sub>-состояний.



**Рис. 5.** Сравнение спин-неразрешенных 3*d*-DOS ОЦК Fe,  $\alpha$ -Mn (пунктирная линия) и ОЦК Cr, полученных из LSDAрасчетов. Для простоты сравнения спектр  $\alpha$ -Mn размыт на функцию Лоренца с шириной 0.1 eV (сплошная линия).

Несмотря на наличие  $e_g - t_{2g}$ -гибридизации, можно разделить весь 7 eV-диапазон на три области, в каждую из которых доминирующий вклад вносит одна из симметрий. Так, область энергий (-3.5-4 eV) около отсчетного максимума носит преимущественно  $e_g$ -характер, за ней следует область с доминирующим  $t_{2g}$ -вкладом (от -2.5 до 0 eV в Cr, от -3.5 до -1.5 eV в Fe), а за ней снова  $e_g$ -доминантная область (включая наиболее интенсивный пик в вакантной части для Cr и в занятой для Fe).

Как видно из рис. 4, 5, уровень Ферми  $E_F$  перемещается при переходе от одного элемента к другому (следующему) на ~ 0.3 eV и площади под кривыми плотности состояний для занятых частей последовательно увеличиваются, а для вакантных уменьшаются. В процессе заполнения 3*d*-оболочки  $t_{2g}$ -доминантная область смещается к отсчетному  $e_g$ -пику и поляризуется в Fe вследствие обменного взаимодействия на ~ 2 eV, становясь  $t_{2g}^{\uparrow}$ . Ее  $t_{2g}^{\downarrow}$ -компонента смешивается с состояниями  $e_g$ -доминантной полосы;  $e_g$ -доминантные области также поляризуются на ~ 1.5 eV (нижняя) и ~ 2 eV (верхняя) и смещаются в область отрицательных энергий. У Fe через верхнюю  $e_g$ -подполосу проходит  $E_F$ , так что ее  $e_g^{\uparrow}$ -часть оказывается заселенной, а  $e_g^{\downarrow}$ -часть остается вакантной.

Расчет гипотетического ОЦК Мп с параметром решетки, промежуточным между параметрами Сг и Fe (не показан), обнаружил, что имеют место те же тенденции, что при переходе от Сг к Fe, но спиновое расщепление  $e_g$ - и  $t_{2g}$ -доминантных состояний меньше ( $\sim 1 \text{ eV}$ ), меньше и их смещение в сторону отрицательных энергий. Уровень Ферми в гипотетическом ОЦК Мп приходится на один из максимумов  $e_g^{\uparrow}$ , что, по-видимому, делает невыгодным реализацию ОЦК-структуры.

На рис. 4, 5 представлена  $\alpha$ -Mn 3*d*-DOS. Видно, что в ней также имеются три области: нижняя, средняя и верхняя, а  $E_F$ , как и в случае Fe DOS рассекает верхнюю область на две части: занятую и вакантную. Соотношение плотностей состояний между ними по сравнению с Fe обратное, что отображает меньшую степень заполнения 3*d*-полосы в Mn.

Спин-поляризованный расчет показал, что обменного расщепления в  $\alpha$ -Мп нет, так что в этом отношении он подобен Сг. Что касается смешивания состояний разной симметрии, то в  $\alpha$ -Мп оно более сильное, чем в ОЦК-металлах, что видно из равенства вкладов  $e_g$ -и  $t_{2g}$ -состояний в средней полосе (рис. 4). В нижней и верхней полосах соотношение этих вкладов является обратным по сравнению с ОЦК-металлами: в Мп преобладают  $t_{2g}$ -состояния, а в Сг и Fe —  $e_g$ -состояния. Данное различие связано, по-видимому, со спецификой кристаллической структуры  $\alpha$ -Мп, в которой  $e_g$ - и  $t_{2g}$ -подзоны как таковые не формируются, но в данном случае для простоты сравнения и интерпретации рассматриваются проекции 3*d*-состояний на состояния  $e_g$ - и  $t_{2g}$ -симметрии.

Таким образом, по общей структуре  $\alpha$ -Mn 3*d*-DOS напоминает Fe 3*d*-DOS: верхняя гибридизованная полоса имеет заполненную часть, расстояние между главными максимумами заполненной и вакантной частей в  $\alpha$ -Mn и Fe одинаково ( $\sim 2.3 \text{ eV}$ ) (рис. 5). Поскольку в  $\alpha$ -Mn отсутствует обменное расщепление, это энергетическое расстояние формируется не обменным взаимодействием.

Установлены закономерности строения 3*d*-полос: имеются общие для рассматриваемых металлов три энергетические полосы. При переходе от Cr к Fe возникает спиновая поляризация  $e_g$ - и  $t_{2g}$ -состояний и  $e_g^{\dagger}$ - и  $t_{2g}^{\dagger}$ -занятые состояния приближаются ко дну занятой части зоны проводимости. Уровень Ферми перемещается из минимума перед  $e_g^{\uparrow\downarrow}$ -доминантной полосой в Cr к вершине заполненной  $e_g^{\uparrow}$ -доминантной полосы в Fe.

Обратимся снова к рис. 1–3, на которых рентгеновские эмиссионные и абсорбционные спектры (XES и XAS) сопоставлены с расчетными DOS для Cr,  $\alpha$ -Mn и Fe. Совмещение экспериментальных и теоретических кривых в шкале энергий производилось по занятой части 3*d*-полосы, которая в эксперименте отображается XES, а в расчете — частью DOS слева от  $E_F$ . Теоретические

кривые плотностей состояний были размыты гауссианом (0.25 eV) для учета конечного экспериментального разрешения и лоренцианом (0.25 eV) для учета времени жизни "электронной" дырки в зоне проводимости и валентной зоне. Влияние матричного элемента рентгеновского перехода на форму и энергетическое положение элементов структуры 3d-полосы изучено на примере Fe. Для этого был выполнен отдельный расчет (с помощью компьютерного кода WIEN2k [9]) плотности состояний с учетом матричного элемента дипольного оператора. Полученные плотности состояний со спинами "вверх" и "вниз" полностью идентичны результатам расчета с помошью кода ТВ-LMTO-ASA и незначительно сглаживаются при учете матричного элемента по [9]. Показано, что матричный элемент не влияет сколько-нибудь заметно на плотности состояний, и поэтому интенсивности в XES можно сопоставлять непосредственно с DOS.

Из рис. 1-3 видно, что зонный расчет удовлетворительно описывает L<sub>3</sub> XES металлов, но плохо отображает их L<sub>3</sub> XAS. Для Cr это проявляется в обратном соотношении интенсивностей двух максимумов поглощения в DOS по сравнению с XAS. Для Mn в DOS отсутствует дополнительный максимум поглощения (справа от главного максимума). В случае Fe DOS не описывает второго (главного) максимума поглощения. Причиной расхождения, по-видимому, является многоэлектронная природа конечного состояния рентгеновского поглощения (в атомном описании  $2p^5 3d^{N+1}$ ), в котором осуществляется электростатическое взаимодействие между электронами 2р внутреннего уровня и 3*d*-валентными электронами. Для ионных соединений 3d-элементов форму XAS удается описать при многоэлектронном расчете с учетом кристаллического поля [10], но для металлов необходим учет других эффектов, характерных для твердого тела, и эта проблема пока не разрешена. Для *а*-Мп были проведены зонные расчеты методом LDA + U [8] для значений параметров обменного  $J = 0.9 \,\mathrm{eV}$  и прямого  $U = 1, 2, 4 \,\mathrm{eV}$  кулоновских взаимодействий. В результате расчетов было получено, что плотности 3*d*-электронных состояний α-Мп изменяются следующим образом: заполненная часть DOS сдвигается в область отрицательных энергий, а незаполненные состояния — в сторону положительных энергий, при этом форма кривых, ширина вакантной части и интенсивности основных пиков остаются практически без изменений.

Среди 3*d*-металлов Mn занимает особое положение. Основное состояние Mn  $(d^5)$  в атомном описании — <sup>6</sup>*S*, т. е. лишено орбитального момента. Поэтому влияние кристаллического поля ожидается в случае Mn значительно более слабым, чем для других металлов.

Из рис. 2 видно, что упругая линия Mn  $L_3$  XES совпадает по энергетическому положению как с валентным пиком в DOS, так и с главным максимумом  $L_3$  XAS. Если бы в  $\alpha$ -Mn 3*d*-DOS валентный пик оказался более узким, чем у Cr и Fe, то можно было бы предположить зонную природу упругого пика. Однако из рис. 1–3 следует, что для всех трех металлов валентные пики DOS имеют сравнимую ширину, но упругая линия наблюдается только у Mn. В Fe  $L_3$  XES наблюдается слабая упругая линия при энергии главного максимума поглощения, ей нет соответствия в структуре DOS. В связи с этим возникает предположение, что интенсивная упругая линия в  $L_3$ XES марганца связана с особым характером его спектра поглощения.

L<sub>2.3</sub>-рентгеновские спектры поглощения свободных атомов Cr, Mn и Fe в конфигурации  $3d^{N}4s^{2}$ , а также L<sub>3</sub>-эмиссионный спектр Mn при энергии возбуждения, совпадающей с энергией главного максимума L<sub>3</sub>-поглощения, рассчитывались в псевдорелятивистском приближении метода Хартри-Фока [10] с помощью программы Кована [11]. Теоретические величины кулоновских и обменных интегралов  $F^k$  и  $G^k$  были уменьшены в 0.75 раза для учета эффектов корреляции между электронами. Заселенности уровней возбужденных конфигураций  $2p_{3/2}^{-1} 3d^{N+1}$  определялись с помощью Оже-ширины отдельных уровней. Вычисленные спектры размывались на естественную ширину остовных уровней и аппаратурное искажение порядка 0.4 eV для спектров поглощения и 0.7 eV для спектров эмиссии. Более подробно методика расчета описана в [12].

На рис. 6 представлены результаты расчета, а в таблице приведены энергии, интенсивности и симметрии

Теоретические значения энергии E и вероятности переходов W для  $L_3$ -спектров фотовозбуждения в атомах Cr, Mn и Fe

$^{2s+1}L_J$	J'	E, eV	$W \cdot 10^5$ , a.u.
$\operatorname{Cr} 2p^6 3d^4 4s^2 {}^5 D_0 \to 2p^5_{3/2} 3d^5 ({}^{2s+1}L_J) 4s^2 J'$			
${}^{6}S_{5/2}$	1	574.91	1.32
${}^{4}G_{5/2}$	1	577.11	8.08
${}^{4}D_{3/2}$	1	578.14	1.08
${}^{4}P_{3/2}$	1	578.36	4.07
${}^{4}P_{5/2}$	1	579.25	2.25
Mn $2p^6 3d^5 4s^2  {}^6S_{5/2} \to 2p^5_{3/2} 3d^6 ({}^{2s+1}L_J) 4s^2 J'$			
${}^{5}D_{2}$	7/2	641.67	1.05
${}^{5}D_{1}$	5/2	641.88	0.82
${}^{5}D_{0}$	3/2	642.06	0.95
${}^{5}D_{4}$	5/2	642.21	4.22
${}^{5}D_{2}$	3/2	642.34	4.54
${}^{5}D_{3}$	7/2	642.41	1.77
${}^{5}D_{2}$	5/2	642.62	0.83
${}^{5}D_{4}$	7/2	643.33	2.83
${}^{5}D_{3}$	5/2	643.53	1.00
${}^{5}D_{2}$	7/2	645.72	0.90
Fe $2p^6 3d^6 4s^2 {}^5D_4 \rightarrow 2p^5_{3/2} 3d^7 ({}^{2s+1}L_J) 4s^2 J'$			
${}^{4}F_{7/2}$	5	708.52	1.24
${}^{4}F_{5/2}$	4	708.96	1.33
${}^{4}F_{9/2}$	5	709.48	2.62
${}^{4}F_{7/2}$	4	709.81	2.09
${}^{4}F_{9/2}$	4	710.10	2.89
${}^{4}P_{5/2}$	4	710.40	1.72
${}^{4}P_{3/2}$	3	710.76	5.49
$^{2}H_{9/2}$	4	711.96	0.88



**Рис. 6.** Атомный расчет L<sub>2,3</sub>-спектров поглощения Cr, Mn и Fe и Mn L<sub>3</sub>-эмиссионного спектра для энергий возбуждения вблизи максимума L<sub>3</sub>-поглощения.

отдельных термов. Расчет проводился для промежуточного типа связи, и конечный уровень фотовозбуждения соответствует основной компоненте многотермной волновой функции. В таблицу не включены линии, вероятность появления которых не превышает  $0.8 \cdot 10^{-5}$  a.u. Как следует из анализа, наименьшая энергетическая протяженность  $L_3$  XAS у Mn (12.5 eV). У Cr и Fe она больше на 1 и 2 eV соответственно. Если измерить ширину главной линии L<sub>3</sub> XAS на половине ее высоты, то для Mn она составит 1.1 eV, а для Cr и Fe — 2.6 и 2.0 eV соответственно. Относительная узость  $L_3$  XAS марганца объясняется тем, что у него все  $2^{s+1}L$ -термы одинаковы — <sup>5</sup>D. У Сг и Fe в конечном состоянии поглощения присутствуют термы с разными <sup>2s+1</sup>L. Это означает, что конечное состояние расщеплено не только по квантовым числам J и J', как в Mn, но и по L. Это создает условия для более сильного воздействия кристаллического поля металла на состояние электронов системы. Действительно, при сопоставлении расчетных спектров поглощения свободных атомов (рис. 6) со спектрами металлов (рис. 1–3) видно, что только в случае Mn имеет место соответствие экспериментального спектра металла и расчетного спектра атома. Для Cr и Fe экспериментальные спектры поглощения резко отличаются от расчетных спектров свободных атомов.

При атомных расчетах эмиссионных спектров в резонансном режиме принимается, что начальное состояние эмиссии совпадает с конечным состоянием поглощения. Поэтому атомный расчет эмиссионного спектра при энергии возбуждения, соответствующей главному максимуму поглощения, оправдан (из рассматриваемых металлов) лишь в случае Mn. На рис. 6 представлен рассчитанный резонансный эмиссионный спектр Mn, который содержит интенсивную упругую линию (совпадающую по энергии с главным максимумом поглощения), что объясняет ее проявление в эксперименте. Различие между экспериментом и расчетом состоит в том, что в экспериментальном спектре рентгеновской резонансной эмиссии от металлического Мп присутствует также линия нерезонансной эмиссии от ионизированных атомов Mn. Причины этого расхождения обсуждались в [12].

Экспериментальные  $L_3$ -спектры поглощения Cr и Fe содержат кроме главных максимумов соразмерные по интенсивности низкоэнергетические предпики, что отличает эти спектры от  $L_3$ -спектра поглощения Mn. Мы предполагаем, что за время, прошедшее между концом поглощения и началом эмиссии, фотоэлектрон, попавший в акте поглощения в энергетический интервал главного максимума, имел вероятность релаксировать в состояние предпика, размазав упругую линию в энергетическом диапазоне  $\sim 2 \text{ eV}$ . Признаки этого можно увидеть в экспериментальных рентгеновских эмиссионных спектрах, приведенных на рис. 1-3.

В конденсированном состоянии вещества атом с рентгеновской дыркой на внутреннем уровне является для системы примесным, и конечное состояние поглощения  $p^5 d^{N+1}$  не должно описывать распределение вакантной электронной плотности в основном состоянии. Однако конечное состояние поглощения формируется с участием *d<sup>N</sup>*-электронов основного состояния, поэтому в экспериментальном спектре поглощения, по-видимому, объединяются свойства как атомного мультиплета, так и *d*-электронов основного состояния, в частности характер локализации уровней мультиплета и *d*-электронов системы. И заранее трудно определить, чем вызвана упругая линия в эмиссионном спектре металлического Mn: большей локализацией d-состояний Mn по сравнению, например, с Cr и Fe или более локализованным атомным мультиплетом конечного состояния поглощения.

В результате исследования установлено, что энергетическая протяженность вакантных 3*d*-состояний металлического Mn в основном состоянии не меньше, чем у Cr и Fe, а энергетическая ширина мультиплета поглощения у́же, чем у Cr и Fe. Кроме того, главная линия поглощения является у Mn одинарной, а у Cr и Fe она разделена на две соразмерные по интенсивности линии. Поэтому мы предполагаем, что именно особый характер мультиплета конечного состояния  $p^5 d^{N+1}$  в случае Mn играет главную роль в образовании интенсивной упругой линии в его эмиссионном спектре.

Согласно данным работ [12,13], наиболее интенсивная упругая линия возникает в эмиссионных спектрах молекулярных магнетиков  $Mn[N(CN)_2]_2$  и ( $[Mn_{12}O_{12}(CH_3COO)_{16}(H_2O_4)] \cdot 2CH_3COOH \cdot 4H_2O)$ , в которых атомы Mn расположены достаточно далеко друг от друга и спектры которых в известном смысле могут моделировать спектр свободного атома Mn. В этом случае при  $E_{exc}$ , соответствующей максимуму  $L_3$  XAS, отсутствует эмиссионная линия из занятых 3*d*-состояний (нерезонансная рентгеновская эмиссия) и упругая линия является главной линией эмиссионного спектра. То же имеет место в эмиссионном спектре Mn от MnO [14], который, как и спектр от Mn[N(CN)\_2]<sub>2</sub> [12], удалось интерпретировать на основе расчета свободного атома.

Иная ситуация наблюдается в Mn L<sub>3</sub> XES от полуметаллических ферромагнетиков (сплавов Гейслера), например от CoMn<sub>2</sub>Sb и NiMnSb [15]. В их спектрах, как и в спектре чистого Mn, присутствуют обе линии: соответствующая занятым 3d-состояниям и упругая. Если в спектре металла относительная интенсивность упругой линии составляет 0.7, то в сплавах Гейслера она увеличивается до ~ 1.4. Двукратное возрастание, вероятно, связано с наличием в электронной структуре этих соединений локализованных вакантных *d*-состояний со спином "вниз", отделенных щелью от валентной зоны. Поэтому к твердотельному эффекту конечного состояния поглощения в этих объектах добавляется эффект локализации 3*d*-электронной плотности в основном состоянии системы. Это, возможно, приводит к увеличению относительной интенсивности упругой линии.

Авторы выражают благодарность И.В. Леонову и С.В. Стрельцову за участие в зонных расчетах и R. Karazija за обсуждение результатов расчета атомных спектров.

## Список литературы

- A.A. Carlisle, S.R. Blankenship, L.J. Terminello, J.J. Jia, T.A. Callcott, D.L. Ederer, R.C.C. Perera, E.J. Himpsel. J. Electr. Spectr. Relat. Phenom. 110–111, 323 (2000).
- [2] E.Z. Kurmaev, A. Moewes, S.M. Butorin, M.I. Katsnelson, L.D. Finkelstein, J. Nordgren, P.M. Tedrow. Phys. Rev. B 67, 155 105 (2003).
- [3] M. Magnuson, N. Wassdahl, J. Nordgren. Phys. Rev. B 56, 19, 12238 (1997).
- [4] E.Z. Kurmaev, A.L. Ankudinov, J.J. Rehr, L.D. Finkelstein, P.F. Karimov, A. Moewes. J. Electr. Spectr. Relat. Phenom 148, 1, 1 (2005).
- [5] P. Hohenberg, W. Kohn. Phys. Rev. 136, 3, B 864 (1964);
   W. Kohn, L.J. Sham. Phys. Rev. 140, 4, A 1133 (1965).

- [6] L. Hedin, B. Lunqvist. J. Phys. C: Solid State Phys. 4, 14, 2064 (1971); U. von Barth, L. Hedin. J. Phys. C: Solid State Phys. 5, 13, 1629 (1972).
- [7] O.K. Andersen. Phys. Rev. B 12, 8, 3060 (1975).
- [8] V.I. Anisimov, F. Aryasetiawan, A.I. Lichtenstein. J. Phys.: Cond. Matter 9, 4, 767 (1997).
- [9] P. Blaha, K. Schwarz, G. Madsen, D. Kvasnicka, J. Luitz. WIEN2k. An Augmented Plane Wave + Local Orbitals Program for Calculating Crystal Properties / Karlheinz Schwarz. Techn. Universität Wien. Austria (2001). 172 p.
- [10] F.M.F. de Groot. Ph.D. Thesis. Meppel, The Netherlands (1991).
- [11] R.D. Cowan. The Theory of Atomic Structure and Spectra. C.A. University of California, Berkley (1981). 731 p.
- [12] S. Kučas, A. Kyniene, R. Karazija, L.D. Finkelstein, E.Z. Kurmaev, A. Moewes. J. Phys.: Cond. Matter, in press.
- [13] D.W. Boukhvalov, E.Z. Kurmaev, A. Moewes, M.V. Yablonskikh, S. Chiuzbaian, V.R. Galakhov, L.D. Finkelstein, M. Neumann, M.I. Katsnelson, V.V. Dobrovitski, A.I. Lichtenstein. J. Electr. Spectr. Relat. Phenom. 137–140, 735 (2004).
- [14] S.M. Butorin, J.-H. Guo, M. Magnuson, P. Kuiper, J. Nordgren. Phys. Rev. B 54, 7, 4405 (1996).
- [15] M.V. Yablonskikh, V.I. Grebennikov, Yu.M. Yarmoshenko, E.Z. Kurmaev, S.M. Butorin, L.-C. Duba, C. Sathe, T. Kaambre, M. Magnuson, J. Nordgren, S. Plogmann, M. Neumann. Solid State Commun. **117**, 79 (2001).