05,12

Проявление низкоразмерного магнетизма в *Ка*-спектрах C, N, O карбонатов и нитратов, полученных при рентгеноспектральном микрозондовом анализе (PCMA)

© И.М. Куликова, О.А. Набелкин, В.А. Иванов, И.А. Филенко

Институт минералогии, геохимии и кристаллохимии редких элементов, Москва, Россия

E-mail: imkulikova@gmail.com, mulderfw@yandex.ru

Поступила в Редакцию 25 декабря 2020 г. В окончательной редакции 17 мая 2021 г. Принята к публикации 18 мая 2021 г.

> Зарегистрированы первичные $CK\alpha$ -, $NK\alpha$ - и $OK\alpha$ -спектры монокристаллов карбонатов, нитритов и нитратов с помощью метода рентгеноспектрального микрозондового анализа (PCMA). Сдвиг и ширину $K\alpha$ -линий использовали для установления закономерностей изменений зарядовой и спиновой плотности на излучающем атоме в низкоразмерных магнетиках. Метод позволил экспериментально получить представления о наличии косвенного обменного взаимодействия в исследованных образцах монокристаллах (в том числе микронных размеров) при комнатной температуре. В спектрах азота в нитратах и нитрите в полосе проводимости выявлена структура резонансных уровней (плазмонов).

> Ключевые слова: Кα-спектры углерода, азота, кислорода, карбонаты, нитраты, нитриты, спиновая плотность, зарядовая плотность, суперобмен, рентгеноспектральный микрозондовый анализ.

DOI: 10.21883/FTT.2021.10.51397.274

1. Введение

Низкоразмерные магнетики являются объектами усиленного экспериментального и теоретического изучения [1–4]. В таких системах спины магнитных ионов взаимодействуют преимущественно вдоль одного или двух направлений по отношению к кристаллографическим осям и существенно слабее в других. Данная работа посвящена изучению явлений с проявлением низкоразмерного магнетизма в карбонатах переходных металлов и нитрате натрия. Нитраты и, особенно, карбонаты проявляют большую склонность к образованию соединений с протяженной структурой. Магнитные ионы в этих соединениях взаимодействуют между собой через карбонатные CO_3^{2-} или нитратные NO_3^{-} анионы (косвенное обменное взаимодействие).

Мы сообщаем результаты о магнитных свойствах исследованных образцов монокристаллов (минералов и синтетических соединений), полученные с помощью рентгеноспектрального микрозондового анализа (РСМА) при исследовании закономерности изменения зарядовой и спиновой электронной плотности атомов С, N, O, излучающих первичные Кα-спектры. Кα-спектры атомов С, N, О возникают при переходе исследуемого атома из начального состояния с вакансией в 1s-уровне в конечное состояние с вакансией в 2*p*-уровне валентной полосы. Наличие рентгеновской вакансии — это сильное локальное возмущение. Поэтому Кα-линия несет информацию об электронной структуре излучающего атома, который в "Z + 1-приближении" эквивалентен примеси, находящейся в центре кластера, и о влиянии на ее атомов ближайших одной или двух координационных сфер.

При комнатных температурах на близких расстояниях в пределах кластеров магнитный порядок сохраняется за счет обменных сил, хотя в кристалле общий магнитный порядок разрушается. Зарядовая и спиновая плотность такого атома зависит как от величины "мгновенной" (средней по состояниям системы) ориентации спинов атомов ближайшего окружения, так и от плотности состояний в зоне проводимости. В окрестности подобной "примеси" может образоваться резонансный уровень, заполняемый при экранировании потенциала внутренней вакансии электронами зоны проводимости. Время жизни состояний с внутренней вакансией в Ка-спектрах $(\sim 1 \text{ fs})$ мало по сравнению с теоретическим пределом для времени спиновой переориентации (2 ps [5]). В этом заключено преимущество рентгеновской спектроскопии перед резонансными методами, с помощью которых из-за большого периода прецессии ядерного спина (~ 10 ns) удается исследовать только среднее по времени значение спина электронов. Существенным преимуществом анализа с помощью метода РСМА является локальность излучающей поверхности, позволяющая изучать монокристаллы микронных размеров.

Ранее в некоторых ромбоэдрических антиферромагнетиках (α -Fe₂O₃, MnCO₃, CoCO₃ и др.) была обнаружена аномальная зависимость магнитной восприимчивости от магнитного поля [6–8]; теоретическое объяснение аномалии было дано Дзялошинским [9]. А именно, при установлении вдоль тригональной оси антиферромагнитного упорядочения у ряда магнитных структур, в которых все магнитные ионы в элементарной ячейке занимают кристаллографически эквивалентные позиции, возникает слабый ферромагнитный момент, направленный перпендикулярно к тригональной оси [6,7]. Известно, что слабый ферромагнетизм антиферромагнетиков, при котором устанавливается неколлинеарное упорядочение спинов, является весьма распространенным явлением.

Структура исследованных карбонатов — минералов группы кальцита (кальцит CaCO₃, родохрозит MnCO₃, сферокобальтит CoCO₃) относится к ромбоэдрической сингонии $C\bar{3}m$. Каждая группа CO₃ состоит из трех атомов кислорода, образующих равносторонний треугольник, в центре которого расположен атом углерода. Расстояния между атомами кислорода в треугольнике составляют около 2.3 Å. Все группы CO₃ лежат в плоскостях, перпендикулярных тройной оси c [10]. В минералах группы кальцита атомы металла находятся в вершинах ячейки и в ее центре, две группы CO₃, связанные одна с другой центром инверсии, расположены на центральной тройной оси.

Кутнагорит CaMn(CO₃)₂ относится к группе доломита, которую представляют двойные углекислые соли Ca, Mg, Fe и Mn. Кристаллизуются эти минералы в ромбоэдрическом виде симметрии тригональной сингонии $C\overline{3}$. Структура кутнагорита аналогична структуре кальцита, но вдоль каждой из тройных осей атомы Ca через один заменены атомами Mn. В доломите CaMg(CO₃)₂ наличие двух различных катионов приводит к превращению плоского карбонат-иона в пирамидальный с высотой 0.018 Å и развороту его на 6.35° относительно оси третьего порядка [11].

Нитрат натрия NaNO₃ кристаллизуется в виде симметрии тригональной сингонии. В NO₃-группе три атома О располагаются в вершинах треугольника с короткими расстояниями O–O (≈ 2.17 Å) и с ионом N⁵⁺ в центре, лежащем с ними в одной плоскости. Кристаллические состояния нитрата аммония NH₄NO₃ β -ромбическая (бипирамидальная) в диапазоне температур от –16.8 до 32.3°C и α -ромбическая (моноклинная) в диапазоне от 32.3 до 84.2°C.

Определение химического состава исследуемых монокристаллов провели методом РСМА. В минералах группы кальцита содержания изоморфных примесей Са, Mn, Fe, Co, Ni, Zn не превышали 0.04% wt и только в сферокобальтите содержание Са, Fe и Ni составило, соответственно, 0.08, 0.10 и 0.15% wt. В кутнагорите установили наличие примеси Fe и Ni в количестве 0.18 и 0.24% wt, соответственно. В исследованных синтетических монокристаллах нитратов и нитрите примесных элементов не обнаружено.

В ряде ромбоэдрических антиферромагнетиков вдоль тригональной оси *c* кристалла наблюдалась [3,6] нормальная зависимость намагниченности от величины магнитного поля. В то же время, в плоскости, перпендикулярной этой оси, при температурах ниже $T_c = 31.5$ К для MnCO₃ и $T_c = 17.5$ К для CoCO₃ магнитная восприимчивость резко возрастает и сильно зависит от напряженности поля. Острый максимум восприимчивости χ_{\perp} наблюдали в CoCO₃. Величина спонтанного ферромагнитного момента составляла небольшую долю (от 0.1

до 10%) номинального момента. Наблюдаемая аномалия объясняется тем, что ниже T_c магнитные моменты двух магнитных ионов ориентируются не строго антипараллельно, а повернуты относительно друг друга на небольшой угол φ (например, $\varphi = 5^{\circ}$ для α -Fe₂O₃ [8]; наибольшим значением угла $\varphi \approx 7^{\circ}$ обладает CoCO₃ [3,6,7]). В ряду кристаллографически изоморфных карбонатов с ионами Mn²⁺, Co²⁺, Ni²⁺ и Fe²⁺ первые три обладают аномальными свойствами, в то время как FeCO₃ ведет себя как обычный антиферромагнетик.

Цепочка косвенных обменных взаимодействий в магнитных диэлектриках с участием валентных оболочек немагнитных атомов (суперобмен) [7] может включать и более одного промежуточного иона. В металлах и сплавах косвенное магнитное взаимодействие может осуществляться через коллективизированные электроны проводимости (например, по $K\alpha_1$ -линии титана в сплавах с ниобием, ванадием и молибденом установлен вклад в спиновую плотность на атоме Ті электронов полосы проводимости [12]). Это косвенное обменное взаимодействие может иметь дальнодействующий характер [7,13]. Во многих твердых телах магнитные ионы расположены достаточно далеко друг от друга, из-за чего непосредственное обменное взаимодействие между электронами магнитных атомов слабое.

2. Рентгеноспектральный метод

Известно, что сдвиг центра тяжести $K\alpha$ -линии ($\delta E_{c.g.}$) отражает изменение величины зарядовой плотности. Уширение $K\alpha$ -линии ($\Gamma_{1/2}$) диамагнитных ионов в значительной степени связано с проявлением мультиплетной структуры 2*p*-уровня, возникающей за счет косвенного обменного взаимодействия (сверхобмен) с парамагнитными ионами. Например, титанаты со структурой ильменита $M \text{TiO}_3$ (M = Mn, Fe, Co, Ni) обладают антиферромагнитными свойствами, которые индуцируют появление слабого ферромагнетизма [14]. Структура ильменита (гексагональная пространственная группа $R\bar{3}$) с катионами Fe²⁺ и Ti⁴⁺, полностью упорядоченными вдоль оси c, близка к структуре гематита α -Fe₂O₃. Ранее, в работе [15] установили, что параметры внутренней $K\alpha_1$ -линии диамагнитного иона Ti⁴⁺ (вторичные спектры) в титанатах со структурой ильменита (рис. 1) FeTiO₃ (ильменит) и MnTiO₃ (пирофанит) занимают промежуточное положение между параметрами спектров диамагнитных гейкилита MgTiO₃ (рутила TiO₂) и парамагнитного Ti2O3 (эффективный магнитный момент $\mu_{\rm eff}({\rm Ti}^{3+}) = 1.8\,\mu_{\rm B}$ [13]). Это свидетельствует о наличии в FeTiO₃ и MnTiO₃ спиновой плотности на титане за счет косвенного обменного взаимодействия через 2*p*-орбитали кислорода с магнитными ионами Fe²⁺, Mn²⁺, находящимися во второй координационной сфере. Долю неспаренной спиновой плотности на титане в FeTiO₃ и MnTiO₃ оценили как 0.33 и 0.24, соответственно [15].



Рис. 1. Изменения ширины $\Gamma_{1/2}$ и сдвига $\delta E_1 K \alpha_1$ -линии Ti (относительно чистого металла Ti) в соединениях MgTiO₃ (*1*), TiO₂ (*2*), MnTiO₃ (*3*), FeTiO₃ (*4*) и Ti₂O₃ (*5*) [15]. Точность определения параметров ±0.02 eV [12].

В работе [16] рентгеновские эмиссионные ОКα-спектры были использованы для получения информации о характере электронных взаимодействий атомов кислорода нитроксильной и нитронной групп: о величине зарядовой и спиновой плотности валентной полосы.

3. Экспериментальная часть

Приведенные ниже аналитические и технические параметры анализа получены на микрозондовом анализаторе "Camebax-microbeam" (Франция) с кристалломанализатором ODPB (2d = 99.98 Å), при ускоряющем напряжении 10 kV в режиме растра [17]. Чтобы исключить образование на поверхности образцов электрического заряда, максимальный ток пучка электронов при измерении в режиме растра $20 \times 20 \,\mu m^2$ ограничивали величиной 50 nA, а при растре $40 \times 40 \,\mu\text{m}^2$ величиной 120-150 nA. При использовании в качестве образцов сравнения N, O и C синтетических BN_{cub}, Fe₂O₃ и ультрадисперсных алмазов статического синтеза (с линейным размером 20-40 µm), они, а также и образцы минералов, были упакованы в шашку из эпоксидной смолы и отполированы. Монокристаллы нитрита и нитрата натрия, нитрата аммония с линейными размерами 3-5 mm, проявляющие в поле свободных электронов зонда сегнетоэлектрическую неустойчивость [18], крепили на двусторонний углеродный скотч; на поверхность кристаллов наносили тонкий токопроводящий слой антистатика (аэрозоль). Чтобы сбалансировать спонтанную поляризацию монокристаллов, ток пучка электронов выбирали конкретно для каждого образца в

Таблица 1. Энергии связи E_{1s} (в eV) в исследованных соединениях [19]

Соединение	N1s	O1s	C1s
$(NH_2)_2CO$	400.0	531.9	289.4
NaNO ₂	404.0	532.9	
NaNO ₃	407.3	533.0	
$(\mathrm{NH}_4)\mathrm{NO}_3$	402.0*, 407.4**	533.1	—
BN	398.2	—	_
Fe ₂ O ₃	—	530.2	_
алмаз	_	_	285.0
CaCO ₃	—	—	289.3

Примечание. * Атом азота в ионе NH_4^+ . ** Атом азота в ионе NO_3^- .

области линейного изменения интенсивности аналитических линий [17]. Для измерений выбрали размер растра $40 \times 40 \,\mu m^2$ с перемещением образца под пучком электронов в пределах площадки $\approx 120 \times 120 \,\mu m^2$ под контролем отсутствия кратеров повреждения поверхности образцов в оптическом микроскопе (увеличение $\times 500$). Все спектры — результат усреднения $3-4^x$ экспериментальных спектрограмм, полученных в спектральном диапазоне, разбитом на равные участки (50–85 точек).

Спектр кислорода изучался во 2-ом порядке отражения от кристалла-анализатора. Энергия максимумов $K\alpha$ -линий C, O, N используемых образцов сравнения — ультрадисперсных алмазов статического синтеза, гематита Fe₂O₃ и BN_{cub}, — равна 279.5, 525.0 и 396.7 eV, соответственно. Величины энергии связи внутренних 1*s*-уровней атомов N, O, C, использованные для представления спектров различных элементов в единой энергетической шкале, в которой ноль соответствует уровню вакуума, приведены в табл. 1.

4. Результаты и их обсуждение

В исследуемых соединениях конечные состояния СК α -, NK α -, ОК α -спектров связанны с вакансией в 2p-уровне валентной полосы и поэтому спектры имеют большую ширину по сравнению с шириной внутренних К α_1 -линий 3d-элементов (например, в титанатах, ванадатах [12,15]). Валентная зона карбонатов и нитратов имеет преимущественно анионный характер; внутри анионных групп CO₃²⁻ и NO₃ реализуется ковалентная связь, а между анионом и катионом связь в значительной степени ионная. Порядок следования уровней в анионах CO₃²⁻ и NO₃ следующий [20]:

"О2*s*"-уровни
$$\sigma$$
-уровни "О2 p_{π} "-уровни $1a'_1 1e'$ $2a'_1 2e' (1a''_2 \pi$ -связь) (4 $e' 1e'' 1a'_2$)



Рис. 2. $K\alpha$ -спектры углерода в образцах: CoCO₃ (1), MnCO₃ (2), CaCO₃ (3), CaMn(CO₃)₂ (4), алмаз (5). Спектры на рисунке нормированы по интенсивности.

В рамках теории функционала локальной электронной плотности вычислено [21,22], что в карбонатах (нитратах) валентная полоса образована гибридизованными *s*- и *p*-состояниями атомов аниона CO_3^{2-} (NO₃⁻). Самый верх валентной области образован полностью O2p-состояниями, в середине — зоны с наибольшей степенью гибридизации состояний С (N) и О, ниже расположены зоны O2s-орбиталей. В изоэлектронном ряду $CO_3^{2-} \rightarrow NO_3^-$ разности энергий валентных уровней увеличиваются, и, как следствие, значительно вырастает ширина $K\alpha$ -линии азота по сравнению с $K\alpha$ -линией углерода.

4.1. Карбонаты

На рис. 2 показаны С $K\alpha$ -линии (за вычетом фона) в различных карбонатах (спектры 1-4), полученные в настоящем исследовании: максимум **A** — уров-

Таблица 2. Параметры $K\alpha$ -линий азота и кислорода: $E_{c.g.}$ и $\Gamma_{1/2}$ (в eV)

Соединение		О		N	
		$E_{ m c.g.}$	$\Gamma_{1/2}$	$E_{ m c.g.}$	$\Gamma_{1/2}$
$(NH_2)_2CO$		-	I	395.0	14.8
Образцы сравнения	Fe ₂ O ₃	524.5	10.5	_	_
	BN _{cub}	—		395.1	14.8
NaNO ₃		524.2	12.5	396.5	18.1
NH ₄ NO ₃		526.5	11.5	398.1	14.8

ни $\pi + \sigma$, максимум **В** — примесь С2*p*-состояний к О2*s*-орбиталям.

В табл. 2 представлены параметры спектров NK α и OK α монокристаллов исследованных азотсодержащих соединений: энергетические положения центров тяжести $E_{cg.}$ и величины ширины K α -линий на половине высоты $\Gamma_{1/2}$.

Величину параметра η , характеризующую относительную интегральную интенсивность спектров 2*p*-электронов атомов C, N, O, сопоставили с $\Gamma_{1/2}$ в исследуемых соединениях (рис. 3). В методе РСМА параметр η определяли следующим образом: $\eta = (S_x/I_x)/(S_{ref}/I_{ref})$, где I_{ref} , I_x — интенсивность излучения (за вычетом фона) в максимуме аналитической линии в образце сравнения и в исследуемом образце, соответственно; S_{ref} , S_x — суммарная интенсивность $K\alpha$ -линии (за вычетом суммарного фона) по всем точкам измерения (50–85 точек). Из рис. 3 следует, что изменения величины η являются показателем соответствия расщепления уровней основной полосы и уровней всего спектра (коэффициенты корреляции для C, N и O равны, соответственно, 0.88, 0.98 и 0.74).

На рис. 4 представлен график изменения параметров СК α -линии в карбонатах $M(CO_3)_x$: сдвиг $\delta E_{c.g.}$ центра



Рис. 3. Сопоставление изменений ширины $\Gamma_{1/2}$ СК α (*a*), NК α (*b*), ОК α (*c*) и параметра η при изменении центра тяжести E_{cg} линий в указанных на рисунке соединениях.

тяжести $K\alpha$ -линий углерода относительно линии в алмазе и ширины $\Gamma_{1/2}$.

Характер изменения электронной структуры лигандов в этих соединениях позволил выделить следующие закономерности.

С ростом степени ионности связи углерода в кутнагорите CaMn(CO₃)₂ относительно алмаза резко уменышается расщепление полосы A с 11.2 до 7.8 eV, появляется примесь C2*p*-состояний к O2*s*-состояниям (максимум **B** на рис. 2) при практически неизменной энергии центра тяжести $K\alpha$ -линии (рис. 4). (Энергия связи C1*s* приведена в табл. 1).

В ряду карбонатов $M(CO_3)_x$, где M = $= (CaMn) \rightarrow CaMn \rightarrow Co$ по изменениям парциальных вкладов в спектр углерода установлен рост электронного переноса между катионами M^{2+} и анионами CO_3^{2-} , а также внутри анионных групп между л- и о-полосами (в область низкоэнергетичного склона полосы А) (рис. 2). В этом ряду карбонатов увеличивается примесь C2p к O2s (максимум **B**). Результат дополнительного переноса 2р электронной плотности представлен на рис. 5 выделением в области σ -полосы и в области O2s дополнительной разностной интенсивности (полосы α и β) в спектрах CoCO₃ по сравнению с $CaMn(CO_3)_2$.

Известно [24], что в ряду катионов M^{2+} повышение переноса электронной плотности от катионов к атомам кислорода в анионах CO_3^{2-} уменьшает их способность оттягивать электроны от рассматриваемого атома углерода. Таким образом и появилась в исследуемых карбонатах дополнительная, по сравнению с CaMn(CO₃)₂, электронная плотность углерода $\rho = \rho^{\alpha} + \rho^{\beta}$ (растет общая спаренная и неспаренная спиновая плотность). Вклад дополнительной интенсивности в спектр 2*p*-состояний углерода (плотности ρ) в MnCO₃ и CoCO₃ составляет 29.3 и 34.5%, соответственно. Ростом ρ обусловлен отрицательный сдвиг центра тяжести $K\alpha$ -линии углерода в карбонатах (рис. 4) относительно CaMn(CO₃)₂.

В работе [21] из расчетов зонной структуры, плотности состояний карбонатов металлов установлено, что основным механизмом образования химической связи является электронный перенос между *π*- и *σ*-орбиталями кислорода в связевую С–О область и в области за драми атомов.

Рост ширин линий углерода $\Gamma_{1/2}$, а также разностных полос α, β (с 7.8 в CaMn(CO₃)₂ до 10.7 и 10.1 eV в CoCO₃ и MnCO₃, соответственно) связан с проявлением мультиплетной структуры C2*p*-уровня, возникающей за счет сверхобмена атомов углерода с парамагнитными ионами M^{2+} через *p*-орбитали кислорода (растет перекрытие *d*-орбиталей ионов M^{2+} с *p*-орбиталями кислорода). Спиновая плотность ρ_s на атомах углерода, возникающая при сверхобмене за счет σ -связей атомов углерода с *p*-орбиталями кислорода, $\propto \rho$ ($\Gamma_{1/2} \propto \delta E_{c.g.}$ углерода см. на рис. 4).



Рис. 4. Изменения параметров $CK\alpha$ -спектров в соединениях CoCO₃ (1), MnCO₃ (2), CaCO₃ (3), CaMn(CO₃)₂ (4), алмазе (5) и карбамиде (NH₂)₂CO (6). Стандартное отклонение величин 0.3 eV.



Рис. 5. $CK\alpha$ спектры CoCO₃ (1) и CaMn(CO₃)₂ (2). Суммарная интенсивность (3) линии $CK\alpha$ в CaMn(CO₃)₂ и интенсивности полос α, β ($\Gamma_{1/2}^{\alpha,\beta} = 10.8 \text{ eV}$, форма — спектральное распределение Лоренца).

В структуре исследованных карбонатов парамагнитные ионы M^{2+} и анионы CO_3^{2-} расположены на одной прямой. В работе [1] было установлено, что магнитные взаимодействия (сила и тип ориентации магнитных моментов) и возможность их переориентации (переход антиферромагнетик \leftrightarrow ферромагнетик) определяются в значительной степени геометрическим расположением и размером промежуточных ионов в локальном пространстве между двумя магнитными ионами. Так, при большем радиусе катиона Co²⁺ по сравнению с Mn²⁺ расщепление полосы **A** в спектре углерода в CoCO₃ больше, чем в MnCO₃ (рис. 4), несмотря на эффектив-



Puc. 6. OKα спектры NaNO₃ (1), NH₄NO₃ (2), α_1 , α_2 и δ — разностные спектральные интенсивности в области максимумов **F**, **D** и **G** этих спектров (*a*); NKα (3) и OKα (1) в NaNO₃ (*b*); линия NKα в NH₄NO₃ (*c*); ω_s и ω_p — поверхностный и объемный плазмоны (распределение Лоренца (*b*) и Гаусса (*c*)).

ные магнитные моменты μ_{eff} ионов Co²⁺ и Mn²⁺, равные, соответственно, 4.8 μ_{B} и 5.9 μ_{B} [13].

В работе [24] на основе анализа экспериментальных данных показано, что сдвиги энергии внутреннего уровня 1*s*-электрона атома углерода в неорганических и органических соединениях могут быть представлены в виде аддитивной функции параметров, характеризующих связи атомов углерода с ближайшими атомами. Однако, как видно из рис. 4, в кутнагорите $CaMn(CO_3)_2$ отсутствует аддитивность вкладов от Ca и Mn не только в спиновой плотности на атомах углерода, но и в электронной плотности. Это — результат разрушения магнитного порядка в цепочке атомов, связанных обменным взаимодействием, при замене в структуре доломита, по сравнению с кальцитом, атомов Ca через один атомами Mn вдоль каждой из тройных осей.

4.2. Нитраты

В работе [23] были исследованы некоторые особенности электронной структуры азотсодержащих соединений методом PCMA (параметры спектров О, N представлены в табл. 2).

По своему положению последняя полоса **G** в O2*p* спектре нитрата аммония NH₄NO₃ (рис. 6, *a*), соответствующая электронной плотности, участвующей в π -связи, в NaNO₃ резко уменьшается по интенсивности на величину δ -полосы. При этом в области σ -полосы NaNO₃ (максимумы **D** и **F** на рис. 6, *a*) появилась дополнительная электронная плотность кислорода ρ_{α_1} и ρ_{α_2} (расщепление α_1 и α_2 полос 2.5 eV, ширина каждой полосы в спектре 5.8 eV). Суммарная интегральной интенсивности δ полосы и составляет 26.6% от всего спектра NaNO₃. Ширины α_1 и α_2 полос больше, чем у δ полосы, ширина которой 4.2 eV. Как следствие, ширина $\Gamma_{1/2}$ линии ОК α в нитрате натрия увеличена на 2.0 eV по сравнению с гематитом Fe₂O₃ и на 1.0 eV по сравнению

с нитратом аммония NH₄NO₃ и свидетельствует о спиновой поляризации электронной плотности на ионах кислорода в нитрате натрия. (В гематите α -Fe₂O₃ в результате косвенного обменного взаимодействия между атомами железа ($\mu_{\rm eff}({\rm Fe}^{3+}) = 5.9\,\mu_{\rm B}$ [13] через кислород у атомов последнего имеется спиновая плотность.)

На рис. 6, *b* совместили в единой энергетической шкале $K\alpha$ -спектры азота и кислорода в нитрате натрия NaNO₃. Соответствие положения парциальных вкладов **A**, **C**, **D**, **F** азота и кислорода в спектрах определяет зону с наибольшей степенью гибридизации 2*p*-состояний N и O. В области затянутого низкоэнергетичного склона **H** линии азота в нитратах NaNO₃ и NH₄NO₃ (рис. 6, *c*) не удалось выделить примесь N2*p*-состояний к O2*s*-орбиталям (аналог максимуму **B** на рис. 2) изза наложения сателлитов, обусловленных неупругим рассеянием выбитого 1*s*-электрона [19].

Характерная особенность спектров атомов азота с формально положительной степенью окисления в монокристаллах NaNO₃, NH₄NO₃ и NaNO₂, исследованных в работе [23], — это наличие интенсивных дискретных максимумов ω_s и ω_p в тонком слое по границе полосы проводимости (рис. 6, *b*, *c*). Исследованные соединения характеризуются ковалентно-ионной связью; электропроводность чистого поликристаллического NaNO₂ в сегнетоэлектрической фазе возрастает в 100 раз.¹

Максимумы — спектры коллективных электронных возбуждений в полосе проводимости за счет экранирования потенциала 2p-вакансии атома азота в конечном состоянии при испускании им $K\alpha$ -линии. Эти сателлиты в спектре азота соответствуют резонансам поверхностных и объемных плазмонов (ω_s и ω_p на рис. 6, b, соответственно). Параметры плазмонных резонансов в NaNO₃

¹ Е.В. Стукова исследовала зависимость свойств сегнетоэлектрических материалов от спонтанной поляризации, наличия проводимости и размерных эффектов. Дис. докт. физ.-мат. наук (Диэлектрические свойства неоднородных микро- и наноразмерных сегнетоэлектрических систем. СПб, 2014).



Рис. 7. Спектры азота (a, c) и кислорода (b, d) в NaNO₃ (a, b) и NaNO₂ (c, d): совмещение $K\alpha$ -линий (1) и K-краев поглощения (2) [26] в единой энергетической шкале.

и NH₄NO₃, определенные из спектров на рис. 6, *b*, *c*, представлены в табл. 3. В этой таблице γ — это ширина на половине высоты линии, E_{ω_s} и E_{ω_p} расстояния между высшим занятым уровнем валентной полосы **A** (π -уровни аниона NO₃⁻) и резонансными уровнями поверхностных и объемных плазмонов, соответственно, ω_p/ω_s — отношение частот колебаний электронов объемных и поверхностных плазмонов. (Максимум **Á** на рис. 6, *c* соответствует компоненте NH₄-группы [23].) Величина E_{ω} поверхностного плазмона в NaNO₃ соответствует экспериментальным данным начала роста фотоэмиссии (7.5 eV) [25].

Из табл. 3 видно, что частота объемного плазмона ω_p в $\sim \sqrt{2}$ больше, чем частота ω_s поверхностного плазмона.

Аналогичные максимумы, локализованные в зоне проводимости NaNO₃, KNO₃ и NaNO₂, близкие к резонансам формы и проявляющиеся в *K*-спектрах поглощения N и O, подробно исследовались В.Н. Сивковым.² На рис. 7 мы совместили по энергии $K\alpha$ -спектры и K-края поглощения [26] азота (7, a, c) и кислорода (7, b, d) в NaNO₃ и NaNO₂. Из спектров азота прослеживается идентичность формы резонансов: в NaNO₃ расстояние $E_{\omega_p} - E_{\omega_s} = 3.5$ eV соответствует расстоянию между максимумами **B**–**C** (σ -резонансы), проявляющимися в K-спектрах поглощения N [26]. В NaNO₃ резонансы в спектрах поглощения жестко смещены относительно резонансов в эмиссионном спектре на 6.2 eV (на 6 eV в NaNO₂); π -резонанс в спектре поглоще-

Таблица 3. Параметры плазмонных резонансов на рис. 6, *b*, *c*: γ , E_{ω_s} , E_{ω_p} в eV; ω_p/ω_s

Образец	NaNO ₃			NH ₄ NO ₃		
	γ	E_{ω}	$(\omega_p/\omega_s)^2$	γ	E_{ω}	$(\omega_p/\omega_s)^2$
Поверхностный плазмон ω_s	2.3	7.3	2.19	3.0	11.1	2.03
Объемный плазмон ω_p	2.3	10.8		6.5	15.8	

² В.Н. Сивков Дис. докт. физ.-мат. наук (Распределение сил осцилляторов в области резонансной структуры ультрамягких рентгеновских спектров поглощения молекул и твердых тел. СПб (2003).

ния смещен на 5.2 eV относительно максимума **A** в $K\alpha$ -спектре. В $K\alpha$ -спектрах атомов кислорода слабый резонанс выявлен только в полосе проводимости NaNO₂ (см. рис. 7, d), в отличие от резонансов формы в K-спектре поглощения О. Резонансы формы — метастабильное состояние системы, которое распадается путем туннелирования частицы, удерживаемой потенциальным барьером, сквозь него в континуум, или связано с "надбарьерным" рассеянием фотоэлектрона. Контур резонансов существенно зависит от величины взаимодействия дискретного состояния с континуумом.

Плазменная частота ω определяется осцилляциями валентных электронов в металле по отношению к положительно заряженным остовам атомов и в большинстве металлов составляет порядка 1 fs^{-1} , что совпадает с обратной величиной времени жизни внутренней вакансии в Ка-спектрах. Из-за наличия релаксационных процессов направленное движение электронов плазмонов затухает. За эффекты релаксации, в первую очередь, ответственно взаимодействие между электронами проводимости и кристаллической структурой, которое существенно влияет на форму резонансной линии [13]. Затухание плазмонов определяется аддитивными механизмами потерь, т.е. полная ширина линии для каждого плазмона представляется в виде суммы трех компонент: объемными (выражаются через эффективную частоту соударений электронов), поверхностными (упругое отражение от границы плазмы) и радиационными потерями [27,28].

Если хундовская обменная энергия больше естественной ширины резонансного уровня "примесного" атома, то на нем в полосе проводимости возникает спиновая плотность (ρ_s^{imp}) [13] (γ в табл. 3 включает также аппаратурные искажения, достаточно большие при РСМА). Из измерений ширины $K\alpha$ -линии мы получаем информацию о спиновой плотности ρ_s , представляющей собой сумму трех аддитивных вкладов: локального (обусловленного как потенциалом вакансии, так и собственным магнитным моментом, если он есть), дополнительного за счет обмена с соседними парамагнитными атомами и вклада, обусловленного спиновой поляризацией электронов в зоне проводимости.

Мы считаем, что уширение $K\alpha$ -линии азота в NaNO₃ ($\Gamma_{1/2} = 18.1 \,\mathrm{eV}$ в табл. 2) связано с мультиплетной структурой 2p-уровня, возникающей за счет спиновой плотности локального уровня, обусловленного потенциалом вакансии ρ_s^{imp} . Судя по ширине γ в табл. 3, спиновая плотность ρ_s^{imp} в нитрате натрия больше, чем в нитрате аммония и, как следует из табл. 2 (ширина $\Gamma_{1/2}$), больше спиновая поляризация 2p-электронов.

5. Заключение

При исследовании антиферромагнетиков при комнатной температуре с помощью рентгеновских спектров можно получить информацию о локальной спиновой плотности, так как время жизни состояний с внутренней вакансией в $K\alpha$ -спектрах порядка 1 fs мало по сравнению со временем спиновой переориентации. Наиболее пригодны для исследования косвенного обменного взаимодействия формально диамагнитные ионы, так как в них отсутствует эффект от своих собственных неспаренных электронов. Основной вклад в спиновую плотность при косвенном обменном взаимодействии возникает за счет σ -связей электронов исследуемого атома с лигандами. В рентгеновских спектрах азота в нитратах выявлена структура резонансных уровней (плазмонов), возникающих в низкоэнергетичной части зоны проводимости и участие их в косвенном обменном взаимодействии.

В рентгеновских спектрах наряду с косвенным обменным взаимодействием проявляется широкий круг неупругих взаимодействий, связанных друг с другом: неупругие столкновения выбитых фотоэлектронов, возбуждение плазмонных сателлитов в рентгеноэлектронных спектрах [19] и в первичных эмиссионных спектрах [23], резонансы в спектрах поглощения, локализованные в зоне проводимости и близкие к резонансам формы [26] и другие. Для этих процессов очень существенна роль рентгеновской вакансии. Спектры дают информацию, отвечающую среднему по состояниям системы, включающей исследуемый атом и атомы ближайших соседей, а не среднему по времени. Совокупность этих процессов позволяет изучать связь между состояниями электронной, спиновой и атомной подсистем с данными о магнитной структуре.

Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у нас нет конфликта интересов.

Список литературы

- [1] Л.М. Волкова. Журн. структур. химии. **50**, 7, S55 (2009).
- [2] A.N. Vasilev, M.M. Markina, E.A. Popova. Low Temper. Phys. 31, 3–4, 203 (2005).
- [3] А.С. Боровик-Романов, Н.М. Крейнес, А.А. Панков, М.А. Талалаев. ЖЭТФ 66, 2, 782 (1974).
- [4] O.S. Volcova, V.V. Mazurenko, I.V. Solovyev, E.B. Deeva, I.V. Morozov, J.-Y. Lin, C.K. Wen, J.M. Chen, M. Abdel-Hafie, A.N. Vasiliev. Phys. Rev. B 90, 134407 (2014).
- [5] I. Tudosa, C. Stamm, A.B. Kashuba, F. King, H.C. Siegmann, J. Stöhr, G. Ju, B. Lu, D. Weller. Nature **428** (6985), 831 (2004).
- [6] А.С. Боровик-Романов, М.П. Орлова. ЖЭТФ 31, 4 (10), 579 (1956).
- [7] Е.А. Туров. Физические свойства магнитоупорядоченных кристаллов. Изд. АН СССР, М. (1963). 223 с.
- [8] А.И. Дмитриев, О.В. Коплак, А. Namai, Н. Tokoro, S. Ohkoshi, Р.Б. Моргунов. ФТТ 55, 11, 2140 (2013).
- [9] И.Е. Дзялошинский. ЖЭТФ 32, 1547 (1957).
- [10] У.Л. Брэгг, Г.Ф. Кларингбулл. Кристаллическая структура минералов. Мир. М. (1967). 391 с.
- [11] Ю.Н. Журавлев, А.С. Поплавной. Журн. структур. химии. 44, 3, 553 (2003).
- [12] Р.Л. Баринский, И.В. Кошелева, И.М. Куликова. Журн. структур. химии **30**, *6*, 122 (1989).

- [13] Р. Уайт. Квантовая теория магнетизма. Мир М. (1985). 303 с.
- [14] Г.В. Базуев, А.В. Королев, Б.Г. Головкин. ФТТ 58, 7, 1289 (2016).
- [15] Р.Л. Баринский, И.М. Куликова, Е.П.Шевченко. Изв. АН СССР. Сер. физ. 46, 4, 724 (1982).
- [16] Л.Н. Мазалов, А.Д. Федоренко, Н.А. Крючкова, Ю.П. Диков, Ю.Ф. Полиенко, Н.А Григорьев. Журн. структур. химии 55, 6, 1100 (2014).
- [17] И.М. Куликова, О.А. Набелкин, Ю.Г. Лаврентьев, В.А. Иванов. Завод. лаб. Диагностика материалов 85, 11, 5 (2019).
- [18] Е.В. Стукова. Изв. РАН. Сер. физ. 77, 8, 1122 (2013).
- [19] В.И. Нефедов, Рентгеноэлектронная спектроскопия химических соединений. изд. Химия, М. (1984). 255 с.
- [20] V.I. Nefedov, Ju.A. Buslaev, N.P. Sergushin, K. Bayer, Ju.V. Kokunov, V.V. Kovalev. J. Electron Spectrosc. 6, 221 (1975).
- [21] Ю.Н. Журавлев, А.С. Поплавной. Журн. структур. химии 42, 6, 1056 (2001).
- [22] И.А. Федоров, Ю.Н. Журавлев, Д.В. Корабельников. Изв. вузов. Физика. **49**, *10*, 61 (2006).
- [23] И.М. Куликова, О.А. Набелкин, В.А. Иванов. Журн. структур. химии. 61, 11, 1795 (2020).
- [24] В.И. Нефедов, М.А. Порай-Кошиц. Журн. структур. химии 13, 5, 864 (1972).
- [25] М.Б. Миклин. Вестн. Кемеровского гос. ун-та. 3, 3 (59), 234 (2014).
- [26] С.В. Некипелов, А.С. Виноградов, В.Н. Сивков. Изв. Коми научного центра УрО РАН **2**, *6*, 12 (2011).
- [27] V.B. Gildenburg, V.A. Kostin, I.A. Pavlichenko. Phys. Plasmas 18, 092101 (2011).
- [28] V.B. Gildenburg, I.A. Pavlichenko, A.I. Simatov. Phys. Plasmas 21, 012301 (2014).

Редактор Ю.Э. Китаев