2016. Том 57, № 7

Сентябрь – октябрь

C. 1430 – 1437

УДК 541.6.541.49

ХАNES СТРУКТУРЫ РЕНТГЕНОВСКИХ *К*-СПЕКТРОВ ПОГЛОЩЕНИЯ ДИХАЛЬКОГЕНИДОВ ХРОМА CuCr_{1-x} M'_x S₂ И MCrX₂

Е.В. Коротаев¹, В.В. Канажевский^{2,3}, Н.Н. Перегудова¹, М.М. Сыроквашин¹, Л.Н. Мазалов^{1,2}, В.В. Соколов¹, И.Ю. Филатова¹, А.Ю. Пичугин¹

1Институт неорганической химии им. А.В. Николаева СО РАН, Новосибирск, Россия

E-mail: korotaev@niic.nsc.ru, syrokvashin@niic.nsc.ru

²Новосибирский национальный исследовательский государственный университет, Россия

³Институт катализа им. Г.К. Борескова СО РАН, Новосибирск, Россия

Статья поступила 2 апреля 2016 г.

В работе экспериментально и теоретически исследованы рентгеновские *K*-спектры поглощения дихалькогенидов хрома $\operatorname{CuCr}_{1-x}M'_xS_2$ (M' = V, Fe; x = 0 - 0,40) и MCrX₂ (M == Cu, Ag, Na; X = O, S, Se). Сопоставление тонких структур рентгеновских *K*-спектров поглощения (XANES), полученных экспериментально с использованием источника синхротронного излучения, и теоретических спектров поглощения, моделированных в программном пакете FDMNES, позволило изучить влияние видов интеркалата M, халькогена X, а также влияние катионного замещения атомов хрома атомами ванадия и железа на структуры *K*-спектров поглощения элементов в CuCr_{1-x}M'_xS₂ и MCrX₂.

DOI: 10.15372/JSC20160708

Ключевые слова: катион-замещенные дихалькогениды хрома, твердые растворы, термоэлектрические материалы, XANES спектроскопия, FDMNES, метод конечных разностей.

введение

Дихалькогениды хрома MCrX₂ (M = Cu, Ag, Na; X = O, S, Se) в настоящее время рассматриваются в качестве перспективных материалов для современной электроники. Данные материалы обладают рядом свойств, перспективных для практического применения: ионная проводимость [1—3], термоэлектрические свойства [4—6], магнитные свойства [7], колоссальное магнетосопротивление, фазовый переход металл—диэлектрик [8, 9].

Кристаллическую структуру дихалькогенидов MCrX₂ можно рассматривать как совокупность чередующихся слоев CrX₂, между которыми в области так называемого ван-дер-ваальсова промежутка в различных кристаллографических позициях располагаются атомы металла М. Отдельный слой CrX₂ можно рассматривать как плоскую полимерную молекулу {CrX₂}_n $(n \to \infty)$. Наличие незанятых кристаллических позиций между слоями {CrX₂}_∞ дает возможность сравнительно легко заполнять их атомами различного рода. Внедренные атомы способны создавать каналы проводимости, перемещаясь между занятыми и незанятыми кристаллографическими позициями. Необходимо отметить, что в силу неустойчивости атома хрома в состоянии CrX₂. По этой причине обычно работают со стабильными интеркалированными соединениями

[©] Коротаев Е.В., Канажевский В.В., Перегудова Н.Н., Сыроквашин М.М., Мазалов Л.Н., Соколов В.В., Филатова И.Ю., Пичугин А.Ю., 2016

на основе матриц CrX₂. Подобные соединения получают путем введения в дихалькогенидную матрицу ионов электроположительных элементов M, которые, находясь в межслоевом пространстве, образуют интеркалированные соединения типа $(M)^+[CrX_2]^-$ (M = Li, Na, K, Cu, Ag, Au и др.).

Существует несколько способов целенаправленного управления электрическими и магнитными свойствами дихалькогенидов хрома MCrX₂: катионное замещение атомов хрома атомами ванадия, железа, марганца (CuCr_{1-x}M'_xS₂, M' = V, Fe, Mn [1, 2]), совместное интеркалирование (например, серебром в случае Cu_{1-x}Ag_xCrS₂ [3]), изменение вида халькогена (CuCrX₂, X = S, Se, Te [4]). При этом определяющее значение для получения материалов с требуемыми свойствами имеет характер распределения атомов по кристаллографическим позициям в кристаллической решетке, который существенно зависит от технологии получения образцов [10, 11]. В этой связи для характеризации получаемых дихалькогенидов целесообразным является использование физических методов исследования, чувствительных к характеру локального окружения атомов. В качестве такого метода может быть использован метод XANES спектроскопии (XANES — X-ray Near Edge Structure).

В настоящей работе рассматриваются вопросы влияния катионного замещения атомов хрома, вида интеркалата и халькогена на ближнюю тонкую структуру рентгеновских *K*-спектров поглощения элементов в CuCr_{1-x}V_xS₂ и MCrX₂ (M = Cu, Ag, Na; X = O, S, Se).

СИНТЕЗ ОБРАЗЦОВ

Катион-замещенные дисульфиды CuCr_{1-x}V_xS₂. Образцы дисульфидов CuCr_{1-x}V_xS₂ (x = 0-0,40) синтезированы из оксидов переходных металлов чистотой 99,99 %. В качестве сульфидирующей смеси были использованы продукты термического разложения NH₄CNS, в качестве газа-носителя — высокочистый аргон. Смесь оксидов помещали в стеклоуглеродном контейнере в кварцевую трубу, из которой потоком аргона и продуктами разложения роданида аммония вытесняли воздух, после чего осуществляли нагрев смеси до температур 800—1000 °C. Во время синтеза трижды перетирали шихту. Полноту сульфидирования контролировали с помощью взвешивания реакционной смеси до постоянства веса и методом рентгенофазового анализа. Общая продолжительность синтеза составляла ~50 ч.

Интеркалированные дихалькогениды MCrX₂. Образец дисульфида серебра-хрома AgCrS₂ синтезирован из AgCl и Cr₂O₃ по методике, аналогичной методике получения образцов CuCr_{1-x}V_xS₂. Температура синтеза составляла 600—900 °C, время синтеза ~18 ч.

Диселенид меди-хрома CuCrSe₂ был получен из чистых элементов (99,99 %). Синтез осуществляли в двухсекционной кварцевой запаянной ампуле до температур 900—950 °C. Время синтеза составляло ~20 ч.

Диоксид CuCrO₂ получали из стехиометрической смеси оксидов Cu₂O и Cr₂O₃ чистотой 99,99 %, которую спекали в кварцевой запаянной ампуле при температуре 700—950 °C. Время синтеза составляло ~10 ч.

Аттестацию образцов MCrX₂ проводили методом рентгенофазового анализа на дифрактометре ДРОН-3.

Синтезированные по вышеприведенным методикам образцы $CuCr_{1-x}V_xS_2$ и $MCrX_2$ представляют собой порошки со средним размером зерна ~5—25 мкм.

МЕТОДИКА МОДЕЛИРОВАНИЯ СПЕКТРОВ ПОГЛОЩЕНИЯ

Для моделирования XANES структур *K*-спектров поглощения элементов в данной работе использовали программный пакет FDMNES, в котором для решения уравнения Шредингера в узлах кристаллической решетки используется метод конечных разностей (Finite-Difference Method for Near Edge Structure [12, 13]).

При моделировании спектра поглощения рассматривалось состояние атома с электронной вакансией (дыркой) на орбитали, соответствующей начальным состояниям, и дополнительным электроном на нижней свободной орбитали. Размер кластера, включающего поглощающий

атом, при проведении расчетов составлял 6 Å. В качестве обменно-корреляционного потенциала был использован потенциал Хедина—Ланквиста. Моделирование XANES спектров поглощения выполнено в дипольном приближении.

При проведении расчетов для матриц дихалькогенидов MCrX₂ использовали кристаллографические данные из базы данных "Структуры неорганических кристаллов" (ICSD) [14]. Для моделирования спектров поглощения катион-замещенных дисульфидов CuCr_{1-x}M'_xS₂ (M' = V, Fe; x = 0,33) один из трех атомов хрома в кристаллической ячейке дисульфида был заменен на атом ванадия или железа, параметры кристаллической ячейки были получены из данных рентгенофазового анализа. При моделировании спектров поглощения атомов меди и ванадия, расположенных в октаэдрических позициях ван-дер-ваальсова промежутка CuCrS₂, были использованы данные работы [10].

РЕЗУЛЬТАТЫ ЭКСПЕРИМЕНТА И ИХ ОБСУЖДЕНИЕ

Спектры поглощения элементов в исследуемых образцах получены по стандартной технике "на пропускание" с использованием синхротронного излучения на накопителе ВЭПП-3 Сибирского центра синхротронного и терагерцового излучения (Институт ядерной физики им. Г.И. Будкера СО РАН, Новосибирск).

Катион-замещенные дисульфиды CuCr_{1-x}V_xS₂ (x = 0—0,40), полученные на основе CuCrS₂, являются одной из часто используемых модельных систем, позволяющей исследовать влияние катионного замещения атомов хрома в слоях CrS₂ на физико-химические свойства дихалькогенидов MCrX₂ [1, 2, 8, 9]. В работах [10, 11] показано, что особенности технологии синтеза могут приводить к возможности нахождения атомов меди в CuCrS₂ в различных кристаллографических позициях межслоевого промежутка, соответствующих тетраэдрическому и октаэдрическому окружению атомов меди. В случае катион-замещенных дисульфидов CuCr_{1-x}V_xS₂ по данным [1] замещение атомов хрома атомами ванадия также влияет на вероятность распределения атомов меди по тетраэдрическим и октаэдрическим позициям. Согласно работам [1, 10], ионная проводимость CuCr_{1-x}V_xS₂ при T > 400 °C связана с увеличением вероятности расположения атомов меди в октаэдрических позициях. В связи с этим было проведено моделирование структур XANES спектров поглощения меди в программном пакете FDMNES.

Экспериментальные спектры поглощения являются искаженными за счет наличия аппаратурного уширения и наличия ширины внутреннего уровня ($\Delta E_k(Cu) = 1,3$, $\Delta E_k(Cr) = 0,84$, $\Delta E_k(V) = 0,79$, $\Delta E_k(S) = 0,57$, $\Delta E_k(Se) = 2,20$ эВ [15]). По этой причине было проведено исправление экспериментальных спектров. Одним из наиболее простых и многократно апробированных методов исправления формы спектров является метод столбиков [16, 17]. Экспериментальные *K*-спектры поглощения меди катион-замещенных дисульфидов CuCr_{1-x}V_xS₂ представлены на рис. 1, *a*, на рис. 1, *б* — результаты исправления формы соответствующих спектров с помощью метода столбиков на ширину внутреннего уровня и ширину функции аппаратурного искажения. Сопоставление рис. 1, *a* и *б* показывает, что исправление спектров позволило выявить особенности тонкой структуры *K*-спектров поглощения меди CuCr_{1-x}V_xS₂ (x = 0—0,40).

Поскольку имеется информация о возможном расположении атомов меди в тетраэдрических и октаэдрических позициях ван-дер-вальсова промежутка, было проведено моделирование структур XANES спектров для атомов меди в соответствующих типах окружения (см. рис. 1, e). Сопоставление структур XANES спектров, полученных с помощью FDMNES, и экспериментальных *K*-спектров поглощения CuCrS₂ и CuCr_{0,60}V_{0,40}S₂, исправленных на ширину функции аппаратурного искажения и ширину внутреннего уровня, свидетельствует о расположении атомов меди в тетраэдрических позициях. Подобие структур *K*-спектров поглощения меди для исходного CuCrS₂ и твердых растворов CuCr_{1-x}V_xS₂ указывает на то, что характер локального окружения атомов меди при катионном замещении сохраняется. На основании анализа структуры экспериментальных рентгеновских *K*-спектров поглощения меди в CuCr_{1-x}V_xS₂ (x = 0—0,40) и теоретических XANES спектров меди в CuCrS₂, CuCr_{1-x}V_xS₂ и CuCr_{1-x}Fe_xS₂ можно сделать вывод о том, что катионное замещение атомов хрома в дихалькогенидных слоях существенно



Рис. 1. Рентгеновские *K*-спектры поглощения меди в дисульфидах $CuCr_{1-x}V_xS_2$: экспериментальные спектры (a), исправленные с помощью метода столбиков спектры (δ), сопоставление экспериментальных и теоретических спектров (в)

не сказывается на структуре главных К-спектров поглощения атомов элементов, расположенных в области ван-дер-ваальсова промежутка.

Наличие незанятых кристаллографических позиций в пределах ван-дер-ваальсова промежутка может приводить к тому, что часть атомов V (или Fe), внедряемых в исходную матрицу CuCrS₂, располагается не в октаэдрических позициях в пределах CrS₂-слоев, а занимает соответствующие кристаллографические позиции в межслоевых промежутках $CuCr_{1-x}M'_{x}S_{2}$ (M = V, Fe). Внедрение части атомов ванадия в октаэдрические позиции ван-дер-ваальсова промежутка в работе [18] рассматривается в качестве одного из возможных механизмов увеличения ионной проводимости твердых растворов CuCr_{1-x}V_xS₂. Ранее нами было показано, что при проведении катионного замещения атомов хрома атомами ванадия наблюдается подобие спектров поглощения хрома и ванадия, а также сохранение всех основных особенностей структуры рентгеновских К-спектров поглощения хрома и ванадия по мере увеличения концентрации ванадия [19, 20]. Моделирование структур рентгеновских K-спектров поглощения для $CuCr_{1-x}M'_xS_2$ (M' = V, Fe) подтверждает, что при катионном замещении структура рентгеновских *K*-спектров поглощения атомов ванадия и железа соответствует структуре спектров замещаемых атомов хрома (рис. 2, а). При проведении моделирования структуры спектров поглощения также рассматривали случай внедрения атомов ванадия в октаэдрические позиции межслоевых промежутков. Полученные в рамках данной модели теоретические структуры К-спектров поглощения ванадия не согласуются со структурой экспериментальных спектров поглощения (см. рис. 2, а), что позволяет сделать вывод о том, что атомы ванадия в исследуемых образцах расположены в октаэдрических позициях слоев CrS₂.

Исследование влияния катионного замещения на XANES структуру K-спектров поглощения серы в халькогенидах $CuCr_{1-x}V_xS_2$ было осуществлено на основании моделирования тонкой структуры XANES спектров серы. Сопоставление теоретических К-спектров поглощения серы в CuCrS₂, CuCr_{1-x}V_xS₂ и CuCr_{1-x}Fe_xS₂ (см. рис. 2, δ) показало, что катионное замещение атомов хрома в дихалькогенидных слоях не оказывает существенного влияния на структуру XANES спектров серы.

Интеркалированные дисульфиды хрома MCrS2. В данной работе было проведено моделирование XANES структуры К-спектров поглощения атомов интеркалата, расположенных в ван-дер-ваальсовом промежутке для дисульфидов $MCrS_2$ (M = Na, Cu, Ag). В случае дисуль-

1433



Рис. 2. Экспериментальные и модельные теоретические рентгеновские *K*-спектры поглощения хрома, ванадия, железа (*a*) и серы (δ) в дисульфидах CuCr_{1-x}M'_xS₂: экспериментальные рентгеновские спектры поглощения хрома в CuCrS₂ (*1*) и CuCr_{0,60}V_{0,40}S₂ (*2*), теоретические спектры поглощения хрома в CuCrS₂ (*3*), железа в CuCr_{1-x}Fe_xS₂ (*4*), ванадия в CuCr_{1-x}V_xS₂ при замещении атомов хрома атомами ванадия (*5*) и в случае расположения атомов ванадия в межслоевых промежутках (*6*), теоретические спектры поглощения серы в CuCrS₂ (*7*), CuCr_{1-x}V_xS₂ (*8*) и CuCr_{1-x}Fe_xS₂ (*9*)

фида NaCrS₂ атомы натрия занимают октаэдрические позиции в ван-дер-ваальсовом промежутке (пр. гр. *R-3m* [14]). Это позволяет ожидать, что XANES структуры *K*-спектров поглощения натрия существенно отличаются от спектров поглощения меди и серебра в CuCrS₂ и AgCrS₂. Вместе с тем дисульфиды CuCrS₂ и AgCrS₂ с точки зрения пространственного строения являются более "эквивалентными" друг другу: атомы меди и серебра в данных соединениях занимают тетраэдрические позиции в ван-дер-ваальсовом промежутке (пр. гр. *R3m* [14]). Исходя из этого, можно сделать предположение о том, что тонкая структура *K*-спектров поглощения меди и серебра в данных соединениях подобна. Однако сопоставление теоретических *K*-спектров поглощения интеркалированных дисульфидов MCrS₂ (M = Na, Cu, Ag) показало, что спектры поглощения атомов, расположенных в межслоевых промежутках, имеют существенные различия (рис. 3, *a*). Необходимо отметить, что энергетические положения особенностей A_0 —*D K*-спектра поглощения меди в CuCrS₂ коррелируют с энергетическими положениями соответствующих особенностей *K*-спектра поглощения меди в AgCrS₂.

Таким образом, на основании полученных результатов можно предположить, что при проведении соинтеркалирования дихалькогенидных матриц [CrX₂]⁻ атомами различных химических элементов структуры соответствующих спектров поглощения будут отличаться.

Теоретические и экспериментальные рентгеновские K-спектры поглощения хрома MCrS₂ (M = Na, Cu, Ag) представлены на рис. 3, δ . Для соединений CuCrS₂ и AgCrS₂ наблюдается хорошее согласие между теоретическими и экспериментальными спектрами. Сопоставление структур K-спектров поглощения хрома в MCrS₂ позволяет заключить, что при изменении вида интеркалата основные особенности тонкой структуры K-спектров хрома сохраняются. Это связано с подобием характера локального окружения атомов хрома в данных соединениях: атомы хрома в октаэдрических позициях в окружении шести атомов серы.



Рис. 3. Экспериментальные и модельные теоретические рентгеновские *K*-спектры поглощения атомов интеркалата (*a*), хрома (*б*) и серы (*в*) в дисульфидах MCrS₂ (M = Na, Cu, Ag)

Сопоставление структур теоретических *K*-спектров поглощения серы для дисульфидов $MCrS_2$ (M = Na, Cu, Ag), представленных на рис. 3, *в*, показывает, что основные особенности тонкой структуры *K*-спектров серы сохраняются для всего набора данных соединений. В случае дисульфида NaCrS₂ наблюдается уменьшение интенсивности особенностей *A*, *B* и *E K*-спектров поглощения серы в сравнении со спектрами CuCrS₂ и AgCrS₂. Это может быть связано с различным пространственным расположением атомов интеркалата в NaCrS₂ (октаэдрические позиции) и CuCrS₂, AgCrS₂ (тетраэдрические позиции).

Интеркалированные дихалькогениды меди-хрома CuCrX₂. Проведенные исследования теоретических и экспериментальных рентгеновских *K*-спектров поглощения элементов в интеркалированных дихалькогенидах CuCrX₂ (X = O, S, Se) показали, что изменение вида халькогена существенным образом влияет на тонкую структуру XANES спектров меди (рис. 4, *a*) и хрома (см. рис. 4, δ). Различия в структуре *K*-спектров поглощения хрома и меди для CuCrO₂ так же, как и в рассмотренном ранее случае NaCrS₂, объяснимы с точки зрения пространственного строения (пр. гр. *R*-3*m* [14]). Исходя из структурных данных, можно было ожидать, что *K*-спектры поглощения меди, а также хрома в случае CuCrS₂ и CuCrSe₂ подобны. Однако изменение вида халькогена влияет на структуру спектров значительнее, чем в рамках данной простой геометрической модели.

Теоретические XANES спектры халькогенов интеркалированных дихалькогенидов CuCrX₂ (X = O, S, Se) представлены на рис. 4, *в*. Тонкая структура рентгеновских *K*-спектров поглощения дихалькогенидов CuCrS₂ и CuCrSe₂ подобна, однако особенности *B*—*E K*-спектра поглощения селена для CuCrSe₂ смещены в область бо́льших энергий относительно соответствующих особенностей *K*-спектра поглощения серы в CuCrS₂. Соответствие структур спектров поглощения серы и селена может быть объяснено с точки зрения подобия локального окружения халькогенов в дихалькогенидах CuCrS₂ и CuCrSe₂. Структура *K*-спектра поглощения кислорода в CuCrO₂ существенно отличается от структуры спектров поглощения серы и селена в CuCrS₂ и CuCrSe₂.

Проведенные исследования показали, что из всех вышерассмотренных способов направленного изменения свойств соединений на основе дихалькогенидов хрома (катионное замещение, изменение вида интеркалата и халькогена) наиболее существенное влияние на XANES структуру *K*-спектров поглощения элементов в MCrS₂ оказывает изменение вида халькогена.



Рис. 4. Экспериментальные и модельные теоретические рентгеновские К-спектры поглощения меди (a), хрома (б) и халькогенов (в) в дихалькогенидах CuCrX₂: экспериментальный рентгеновский K-спектр поглощения CuCrS₂ (1), теоретический XANES спектр CuCrS₂ (2), экспериментальный рентгеновский K-спектр поглощения CuCrSe₂ (3), теоретический XANES спектр CuCrSe₂ (4), экспериментальный рентгеновский K-спектр поглощения CuCrO₂ (5), теоретический XANES спектр CuCrO₂ (6)

ЗАКЛЮЧЕНИЕ

Таким образом, в настоящей работе проведено комплексное теоретическое и экспериментальное исследование влияния катионного замещения, изменения типа интеркалата и изменения вида халькогена на XANES структуры рентгеновских *K*-спектров поглощения элементов в дихалькогенидах CuCr_{1-x}M'_xS₂ (M' = V, Fe, x = 0—0,40), MCrS₂ (M = Cu, Ag) и CuCrX₂ (X = O, S, Se). Показано, что при катионном замещении атомов хрома атомами ванадия и железа в рассматриваемом интервале концентраций замещающих атомов сохраняются все особенности тонкой структуры рентгеновских спектров поглощения меди, хрома и серы дихалькогенидов CuCr_{1-x}M'_xS₂, а структура *K*-спектров поглощения замещающих атомов М' подобна структуре *K*-спектров поглощения хрома в дисульфидных слоях [CrS₂]⁻. Изменение атомов интеркалата в области ван-дер-ваальсова промежутка существенно влияет лишь на структуру спектров поглощения самого интеркалата, в то время как XANES спектры хрома и серы для различных дихалькогенидов MCrS₂ (M = Cu, Ag) подобны. Изменение вида халькогена в ряду CuCrX₂ (X = O, S, Se) оказывает наибольшее влияние на тонкие структуры *K*-спектров поглощения меди, хрома, а также халькогена.

Полученные результаты могут быть использованы для экспресс-анализа характера распределения атомов в дихалькогенидах $CuCr_{1-x}M'_xS_2$ (M' = V, Fe, x = 0-0.40), MCrS₂ (M = Cu, Ag) и CuCrX₂ в процессе синтеза данных материалов.

Исследования выполнены при поддержке Российского фонда фундаментальных исследований, проект № 16-032-00612_мол_а.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- 1. Альмухаметов Р.А., Якшибаев Р.А., Габитов Э.В. // Физика твердого тела. 1999. **41**, № 8. С. 1450 1451.
- 2. Almukhametov R.F., Yakshibaev R.A., Gabitov E.V. et al. // Phys. Stat. Sol. (b). 2003. 236, N 1. P. 29 33.

- 3. *Акманова Г.Р., Давлешина А.Д. //* Письма о материалах. 2013. **3**. С. 76 78.
- 4. Srivastana D., Tewari G.C., Kappinen M., Nieminen R.M. // J. Phys.: Condens.Matter. 2013. 25, N 3. P. 105504.
- 5. *Tewari G.C., Tripathi T.S.* // Zeitschrift für Kristallographie Crystalline Materials. 2010. **225**, N 11. P. 471–474.
- 6. Tewari G.C., Tripathi T.S. // J. Electronic Materials. 2010. 39, N 8. P. 1133.
- 7. Karmakar A., Dey K., Chatterjee S. et al. // Appl. Phys. Lett. 2014. 104, N 5. P. 052906.
- 8. Абрамова Г.М., Петраковский Г.А. // Физика низких температур. 2006. 32, № 8/9. С. 954 967.
- 9. Abramova G., Pankratas A., Petrakovskii G. et al. // J. Appl. Phys. 2010. 107. P. 093914(3).
- 10. Васильева И.Г., Кардаш Т.Ю., Малахов В.В. // Журн. структур. химии. 2009. **50**, № 2. С. 302 310.
- 11. Nagard N.L., Collin G., Gorochov O. // Mat. Res. Bull. 1979. 14. P. 1411.
- 12. Joly Y. // Phys. Rev. B. 2001. 63. P. 120 125.
- 13. *Кравцова А.Н.* Практикум "Вычислительные методы в ФТТ" для студентов специализации "Физика твердого тела" Южный федеральный университет, 2010.
- 14. Inorganic Crystal Structure Database. Version 2.1.0 / FIZ Karlsruhe, Germany.
- 15. Блохин М.А., Швейцер И.Г. Рентгеноспектральный справочник. М.: Наука, 1982.
- 16. Блохин М.А. Методы рентгеноспектральных исследований. М.: ГИТЛ, 1959.
- 17. Никифоров И.Я. // Изв. АН СССР. Сер. физ. 1957. 21, № 10. С. 1362 1366.
- 18. Васильева И.Г., Кривенцов В.В. // Поверхность. Рентгеновские, синхротронные и нейтронные исследования. 2010. № 8. С. 25.
- 19. *Коротаев Е.В., Сыроквашин М.М., Перегудова Н.Н и др. //* Журн. структур. химии. 2015. **56**, № 3. С. 633.
- 20. Смирнова О., Смоленцев Н.Ю., Гуда А.А., Солдатов М.А. // Оптика и спектроскопия. 2013. 114, № 3. – С. 115 – 119.