# СТРОЕНИЕ ВЕЩЕСТВА И КВАНТОВАЯ ХИМИЯ

УДК 544.6.018.42-16

## ВЛИЯНИЕ ГЕТЕРОВАЛЕНТНОГО ДОПИРОВАНИЯ КАТИОННОЙ ПОДРЕШЕТКИ НА ГИДРАТАЦИЮ И СОСТОЯНИЕ КИСЛОРОДО-ВОДОРОДНЫХ ГРУПП В СЛОЖНОМ ОКСИДЕ BaLaIn<sub>0.9</sub>M<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> (M = Mg, Zn) СО СТРУКТУРОЙ РАДДЛЕСДЕНА-ПОППЕРА

© 2021 г. Н. А. Тарасова<sup>*a*,\*</sup>, А. О. Галишева<sup>*a*</sup>, И. Е. Анимица<sup>*a,b,\*\**</sup>

<sup>а</sup> Уральский федеральный университет им. первого Президента России Б.Н. Ельцина, 620002, Екатеринбург, Россия <sup>b</sup> Российская академия наук, Уральское отделение, Институт высокотемпературной электрохимии,

> Екатеринбург, Россия \*e-mail: Natalia. Tarasova@urfu.ru \*\*e-mail: Irina.Animitsa@urfu.ru Поступила в редакцию 09.07.2020 г. После доработки 09.07.2020 г. Принята к публикации 16.09.2020 г.

Проведен синтез соединений BaLaInO<sub>4</sub> и BaLaIn<sub>0.9</sub>M<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> (M = Mg, Zn), характеризующихся структурой Раддлесдена—Поппера. Доказана способность исследуемых фаз к гидратации, при этом единственной формой кислородно-водородных групп являются энергетически неэквивалентные гидроксо-групп. Установлено, что введение магния и цинка приводит к увеличению степени гидратации по сравнению с недопированной фазой и перераспределению вкладов от различных OH<sup>-</sup>-групп: увеличивается доля изолированных OH<sup>-</sup>-групп и снижается доля OH<sup>-</sup>-групп, вовлеченных в сильные водородные связи.

*Ключевые слова:* структура Раддлесдена–Поппера, термогравиметрия, ИК-спектроскопия **DOI:** 10.31857/S0044453721050265

Развитие экологически чистой и ресурсосберегающей энергетики предполагает создание различных электрохимических устройств, в том числе, топливных элементов, для работы которых необходимыми являются новые материалы, характеризующиеся комплексом функциональных свойств [1]. Сложные оксиды, обладающие высокими значениями ионной ( $O^{2-}$ ,  $H^+$ ) проводимости, могут быть использованы в качестве материала электролита твердооксидных топливных элементов ТОТЭ [2, 3]. При этом использование протонпроводящих сложных оксидов имеет ряд преимуществ, таких как понижение рабочих температур (до 300–500°С) и увеличение эффективности ТОТЭ [4–6].

Большинство известных протонных проводников — это сложные оксиды со структурой перовскита ABO<sub>3</sub> или производной от нее. Возможность возникновения протонных дефектов в этих соединениях обусловлена наличием в их структу-

ре вакансий кислорода  $V_0^{\bullet\bullet}$ , которые могут быть заданы введением акцепторного допанта. В катионную подрешетку сложного оксида, чаще всего состава  $A^{2+}B^{4+}O_3$ , вводится элемент с меньшей степенью окисления, и наличие акцепторной примеси компенсируется появлением вакансий кислорода  $[V_o^{\bullet\bullet}] = 1/2[M'_B]$ . При обработке в атмосфере, содержащей пары воды, в структуре таких соединений формируются протонные дефекты, что обуславливает возникновение протонной проводимости [7]:

$$V_{o}^{\bullet\bullet} + H_{2}O_{ra3} + O_{o}^{\times} \Leftrightarrow 2(OH)_{o}^{\bullet}, \qquad (1)$$

где  $V_o^{\bullet\bullet}$  — вакансия кислорода,  $O_o^{\times}$  — атом кислорода в регулярной позиции,  $(OH)_o^{\bullet}$  — гидроксогруппа в подрешетке кислорода.

Концентрация ОН<sup>–</sup>-групп, их состояние (участие в водородных связях, места расположения и т.д.), температурные пределы гидратации определяют поведение протонной проводимости. Поэтому знание этих характеристик представляется важной задачей для выяснения закономерностей формирования протонной проводимости.

Наиболее изученными с точки зрения протонной проводимости являются акцепторно допированные цераты и цирконаты бария [8]. Однако концентрация протонов в их структуре определяется уровнем кислородного дефицита, задаваемого концентрацией допанта, и не превышает 10–15 мол. %. Кроме того, они претерпевают ряд фазовых превращений, что является неблагоприятным фактором с точки зрения совместимости с компонентами топливных элементов. Соответственно, проблема поиска материалов, характеризующихся высокими значениями протонной проводимости, остается актуальной.

Соединения с блочно-слоевой структурой, в том числе, со структурой Раддлесдена-Поппера, являются перспективными с точки зрения возможности реализации в них протонной проводимости. Наличие в структуре таких соединений (AA'BO<sub>4</sub>) оксидных слоев [A, A'-O], разделяющих октаэдры [BO<sub>6</sub>] перовскитных блоков [A<sub>3/4</sub>A'<sub>1/4</sub>B'O<sub>4</sub>], предполагает возможность поглощения из газовой фазы больших количеств воды при гидратации:

$$O_0^{\times} + H_2O \Leftrightarrow (OH)_0^{\bullet} + (OH)_i^{\prime},$$
 (2)

где  $(OH)_{o}^{\bullet}$  — гидроксо-группа в регулярной позиции кислорода, а  $(OH)_{i}^{\prime}$  — гидроксо-группа, расположенная в солевых блоках.

До недавнего времени, в аспекте ионного переноса соединения со структурой Раддлесдена-Поппера с изучались только как кислородноионные проводники [9-13]. Однако, в течение последних лет была показана возможность протонного переноса в таких соединениях [14, 15], в том числе, в составах на основе  $BaLaInO_4$  [16, 17]. Было установлено, что при температурах ниже 500°С в атмосфере с повышенным содержанием паров воды фазы на основе BaLaInO<sub>4</sub> демонстрируют 100% протонный перенос, а допирование катионных подрешеток La и In приводит к росту значений электропроводности на ~1.5 порядка величины. Однако фундаментальные закономерности переноса протонов, в том числе, влияние природы допанта на количество поглощаемой воды и состояние кислородо-водородных для этих систем на настоящий момент еще не установлены.

В настоящей работе изучена возможность проведения акцепторного допирования фазы  $BaLaInO_4$ в подрешетке In на атомы Mg и Zn, а также влияние допирования на процессы гидратации и состояние кислородно-водородных групп. Выполнен сравнительный анализ с результатами, полученными ранее при проведении донорного допирования в подрешетке In на атомы Ti, Zr [17] и Nb [18].

### ЭКСПЕРИМЕНТАЛЬНАЯ ЧАСТЬ

Образцы BaLaInO<sub>4</sub>, BaLaIn<sub>0.9</sub>Mg<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> и BaLaIn<sub>0.9</sub>Zn<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> были получены методом твердофазного синтеза из предварительно осушенных BaCO<sub>3</sub>, La<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, In<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, MgO, ZnO. Синтез проводили на воздухе при ступенчатом повышении температуры (800°С–1350°С) и многократных перетираниях в агатовой ступке в среде этилового спирта. Время отжига на каждой стадии составляло 24 ч.

Рентгенографический анализ был выполнен на дифрактометре Bruker Advance D8 в Cu $K_{\alpha}$ -излучении при напряжении на трубке 40 кВ и токе 40 мА. Съемка производилась в интервале 2 $\theta$  = = 20°-80° с шагом 0.05° $\theta$  и экспозицией 1 с на точку. Расчеты параметров решетки проводили методом полнопрофильного анализа Ритвельда с помощью программы FullProf Suite.

Безводные образцы были получены путем выдержки вещества при высоких температурах (1300°С) с последующим охлаждением в атмосфере сухого воздуха ( $p_{\rm H_2O} = 3.5 \times 10^{-5}$  атм) и закалкой при 100–150°С. Гидратированные образцы были получены путем медленного охлаждения от 1000°С до 200°С со скоростью 1 К/мин в атмосфере влажного воздуха ( $p_{\rm H_2O} = 2 \times 10^{-2}$  атм).

Парциальное давление паров воды задавали циркуляцией воздуха через порошок оксида фосфора  $P_2O_5$  для создания сухой атмосферы ( $p_{H_2O} = 3.5 \times 10^{-5}$  атм), а также через насыщенный раствор КВг для создания влажной атмосферы ( $p_{H_2O} = 2 \times 10^{-2}$  атм). Для предотвращения карбонизации керамики воздух был предварительно очищен от CO<sub>2</sub> путем циркуляции через реактив AC-КАРИТ, содержащий твердую щелочь, в случае сухой атмосферы, либо через 30% раствор NaOH в случае влажной атмосферы.

Термический анализ предварительно гидратированных образцов проводили на приборе NETZSCH STA 409 PC в комплекте с квадрупольным масс-спектрометром QMS 403C Aëolos (NETZSCH), позволяющем одновременно выполнять термогравиметрические измерения (ТГ), и анализ отходящих газов (масс-спектрометрия MC), в интервале температур 25–1000°C и скоростью нагрева 10 К/мин.

Для идентификации кислородно-водородных групп использовали метод ИК-спектроскопии. Исследования проводили на ИК-Фурье-спектрометре Nicolet 6700 в диапазоне частот от 400 до 4000 см<sup>-1</sup> методом диффузного отражения с использованием приставки Smart Diffuse Reflectance.

#### ОБСУЖДЕНИЕ РЕЗУЛЬТАТОВ

Методом рентгенофазового анализа установлено, что образцы BaLaInO<sub>4</sub>, BaLaIn<sub>0.9</sub>Mg<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> и BaLaIn<sub>0.9</sub>Zn<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> являются однофазными и характеризуются ромбической симметрией (пространственная группа *Pbca*). Значения параметров решетки, полученные для BaLaInO<sub>4</sub>, хорошо согласуются с описанными ранее в литературе [19]. Введение магния и цинка в подрешетку ин-

Образец	a, Å	b, Å	<i>c</i> , Å	<i>V</i> , (Å <sup>3</sup> )	$V_p$ , (Å <sup>3</sup> )	$V_f$ , (Å <sup>3</sup> )
BaLaInO <sub>4</sub>	12.932(3)	5.906(1)	5.894(2)	450.195(8)	112.54(3)	39.41
BaLaIn <sub>0.9</sub> Mg <sub>0.1</sub> O <sub>3.95</sub>	12.931(4)	5.890(7)	5.888(2)	448.533(6)	112.13(0)	39.66
BaLaIn <sub>0.9</sub> Zn <sub>0.1</sub> O <sub>3.95</sub>	12.928(3)	5.891(2)	5.871(3)	447.177(0)	111.87(7)	39.56

**Таблица 1.** Параметры, объем (V), приведенный к перовскитному объем ( $V_p$ ) и свободный объем ( $V_f$ ) элементарных ячеек

дия приводит к изменению объема элементарной ячейки (таблица 1). Значения объема элементарной ячейки допированных образцов близки между собой и ниже значения для недопированного образца, что обусловлено меньшими ионными радиусами металлов-допантов ( $r_{Mg^{2+}} = 0.72$  Å,  $r_{Zn^{2+}} = 0.74$  Å,  $r_{In^{3+}} = 0.80$  Å [20]) относительно радиуса замещаемого металла.

Гидратация как недопированного, так и допированных образцов приводила к изменению их симметрии с ромбической на моноклинную (P2/m), гидролизного разложения фаз не было обнаружено. В качестве примера обработки полученных в работе рентгенографических данных методом полнопрофильного анализа Ритвелда, на рис. 1 приведена рентгенограмма для гидратированного образца BaLaIn<sub>0.9</sub>Zn<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> · nH<sub>2</sub>O.

Для определения количества поглощаемой воды из газовой фазы для предварительно гидратированных образцов BaLaInO<sub>4</sub> ·  $nH_2O$  и BaLaIn<sub>0.9</sub>M<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> ·  $nH_2O$  (M = Mg, Zn) были проведены термические и масс-спектрометрические исследования. По убыли массы была определена степень гидратации. Для удобства сравнения данные приведены в пересчете на число молей воды на формульную единицу сложного оксида (рис. 2). Совместно с TГ-кривыми представлены результаты масс-спектрометрии (MC) для BaLaIn<sub>0.9</sub>Zn<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> ·  $nH_2O$ .

Как для недопированного, так и для допированных образцов основная потеря массы наблюдается в температурном интервале  $200-700^{\circ}$ С, что, согласно результатам масс-спектрометрического анализа, обусловлено выходом H<sub>2</sub>O. Выделения других возможных летучих веществ (CO<sub>2</sub>, O<sub>2</sub>) не было обнаружено. Значения степени гидратации для допированных образцов близки (~0.78 моль для BaLaIn<sub>0.9</sub>Zn<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> и ~0.83 моль для BaLaIn<sub>0.9</sub>Mg<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub>) и выше, чем значение для недопированного BaLaInO<sub>4</sub> (~0.62 моль).

Поскольку введение акцепторного допанта (Mg<sup>2+</sup>, Zn<sup>2+</sup>) приводит к образованию в структуре вакансий кислорода:

$$2\mathrm{MO} \xrightarrow{\mathrm{B}_{2}\mathrm{O}_{3}} 2\mathrm{M}_{\mathrm{B}}' + 2\mathrm{O}_{\mathrm{O}}^{\times} + \mathrm{V}_{\mathrm{O}}^{\bullet\bullet}, \qquad (3)$$

то можно было предположить, что рост степени гидратации при допировании обусловлен взаимодействием вакансий с водой (уравнение 1). Од-

ЖУРНАЛ ФИЗИЧЕСКОЙ ХИМИИ том 95 № 5 2021

нако, исходя из концентрации вакансий кислорода, заданной уровнем допирования, можно было ожидать увеличение степени гидратации на 0.05 моль воды для допированных образцов BaLaIn<sub>0.9</sub>M<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub>[V<sub>o</sub>]<sub>0.05</sub> · nH<sub>2</sub>O относительно недопированного. Так как наблюдаемое увеличение степени гидратации составляет в среднем ~0.2 моль воды, это позволяет предполагать, что рост степени гидратации при допировании обусловлен иным фактором.

Известно, что способность к гидратации для сложных оксидов определяется не только присутствием в структуре вакансий кислорода, но и наличием достаточного пространства в кристаллической решетке для размещения гидроксо-групп. В качестве критерия оценки данного параметра была выбрана величина свободного объема элементарной ячейки. В работе для всех исследуемых образцов на основе полученных значений объема элементарной ячейки были рассчитаны значения объема псевдокубической ячейки (V<sub>n</sub>)  $a_p = a/2, b_p = b/\sqrt{2}, c_p = c/\sqrt{2},$ а также значения свободного объема элементарной ячейки (V<sub>f</sub>). Он определялся как разность между общим (приведенным) объемом ячейки и суммой объемов, занимаемых индивидуальными ионами в ячейке, и был рассчитан по следующей формуле:



**Рис.** 1. Рентгенограмма гидратированного образца  $BaLaIn_{0.9}Zn_{0.1}O_{3.95} \cdot nH_2O$ ; экспериментальные (точ-ки), расчетные (линия), разностные (внизу) данные и угловые положения рефлексов (штрихи).



**Рис. 2.** Данные термогравиметрии (ТГ) для образцов BaLaInO<sub>4</sub> · nH<sub>2</sub>O (l), BaLaIn<sub>0.9</sub>Zn<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> · nH<sub>2</sub>O (2) и BaLaIn<sub>0.9</sub>Mg<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> · nH<sub>2</sub>O (3), а также данные масс-спектрометрии (MC) для образца BaLaIn<sub>0.9</sub>Mg<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> · nH<sub>2</sub>O, C – водопоглощение,  $I_i$  – ионный ток.

$$V_f = V_p - \sum m_i (4/3) \pi r_i^3, \qquad (4)$$

где  $V_p$  – это объем псевдокубической ячейки,  $m_i$  – коэффициент химического состава,  $r_i$  – ионный радиус.

Как видно (таблица 1), введение допанта, обладающего меньшим радиусом, приводит к увеличению свободного объема элементарной ячейки, то есть, к увеличению в кристаллической решетке пространства, доступного для размещения гидроксо-групп, что, в итоге, обуславливает рост степени гидратации при допировании.

Возвращаясь к анализу результатов термогравиметрии и масс-спектрометрии, необходимо отметить, что как для недопированного, так и для допированных образцов процесс выделения воды происходит ступенчато. ТГ-кривые представляют суперпозицию слабо разрешившихся ступеней, что подтверждает наличие нескольких сигналов на МС-кривой. Очевидно, это обусловлено наличием в структуре гидратированных образов энергетически неэквивалентных гидроксо-групп, то есть, гидроксо-групп, вовлеченных в различные по силе водородные связи. Введение допанта приводит к уменьшению вклада низкотемпературного эффекта и росту вклада высокотемпературного эффекта. Иными словами, допирование приводит к перераспеределению вкладов ОН--групп.

Для анализа природы кислородно-водородных групп в работе были получены ИК-спектры гидратированных образцов (рис. 3). Сигнал 1420 см<sup>-1</sup>, регистрирующийся в области валентных колебаний, отвечает деформационным колебаниям гидроксо-групп, связанных с атомами металла М–ОН [21, 22]. Отсутствие в данной области (ниже 2000 см<sup>-1</sup>) сигналов, относящихся к колебаниям молекулярной воды и катионам гидроксония (~1600 см<sup>-1</sup> и ~1700 см<sup>-1</sup>) позволяет говорить о том, что единственной формой существования протона в структуре исследуемых образцов являются  $OH^-$ -группы.

Асимметричный вид широкой полосы в области валентных колебаний 2800—3600 см<sup>-1</sup> свидетельствует о наложении нескольких сигналов, то есть, о наличии ОН<sup>-</sup>-групп с различным кристаллографическим положением, и, соответственно, с разной степенью их участия в водородных связях. Полосы 2800 и 3520 см<sup>-1</sup> соответствуют колебанию ОН<sup>-</sup>-групп, вовлеченных в сильные и более слабые водородные связи соответственно. Узкая полоса с большей частотой ~3600 см<sup>-1</sup> указывает на наличие изолированных ОН<sup>-</sup>-групп.

Сопоставляя данные ИК-спектроскопии с результатами, полученными методом термогравиметрии, необходимо отметить, что основной сигнал на ТГ-кривых, лежащий в температурном интервале 200–350°С, соответствует выделению наименее термически стойких ОН<sup>-</sup>-групп, то есть групп, вовлеченных в сильные и слабые водородные связи. Высокотемпературный сигнал на ТГкривых (350–700°С) соответствует потере изолированных ОН<sup>-</sup>-групп, являющихся наиболее термически стойкими. Величина этой ступени для допированных образцов была значительно больше, по сравнению с недопированной фазой.

Возвращаясь к анализу результатов ИК-спектроскопии, видно, что введение допанта приводит к уменьшению интенсивности сигнала 2800 см<sup>-1</sup> относительно недопированного образца, то есть, к снижению доли наименее термически стойких, вовлеченных в сильные водородные



**Рис. 3.** ИК-спектры гидратированных образцов BaLaInO<sub>4</sub> · nH<sub>2</sub>O (I), BaLaIn<sub>0.9</sub>Zn<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> · nH<sub>2</sub>O (2) и BaLaIn<sub>0.9</sub>Mg<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> · nH<sub>2</sub>O (3);  $I_{\text{отн}}$  – относительная интенсивность.

связи ОН<sup>-</sup>-групп, что хорошо коррелирует с результатами ТГ. Иными словами, введение акцепторного допанта приводит к перераспределению вкладов от различных ОН<sup>-</sup>-групп. Других форм кислородноводородных групп при допировании не образуется.

Необходимо отметить, что помимо акцепторного допирования подрешетки индия, осуществленного в данной работе, ранее нами была изучена возможность донорного допирования данной подрешетки. Было установлено, что замещение In<sup>3+</sup> на Ti<sup>4+</sup> и Zr<sup>4+</sup> [17], а также на Nb<sup>5+</sup> [18], приволит к росту степени гилратании вслелствие увеличения в кристаллической решетке пространства, доступного для размещения гидроксо-групп (объема элементарной ячейки), а также к перераспределению вкладов от различных ОН-групп. Как и для акцепторно-допированных образцов (BaLaIn<sub>0.9</sub>Mg<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub> и BaLaIn<sub>0.9</sub>Zn<sub>0.1</sub>O<sub>3.95</sub>), донорно-допированных лля образцов  $BaLaIn_{0.9}Zr_{0.1}O_{4.05}$  $(BaLaIn_{0.9}Ti_{0.1}O_{4.05},$ И BaLaIn<sub>0.9</sub>Nb<sub>0.1</sub>O<sub>4.10</sub>) наблюдалось уменьшение доли ОН--групп, вовлеченных в сильные водородные связи.

Таким образом, в работе осуществлен синтез образцов  $BaLaInO_4$ ,  $BaLaIn_{0.9}Mg_{0.1}O_{3.95}$  и  $BaLaIn_{0.9}Zn_{0.1}O_{3.95}$ , характеризующихся структурой Раддлестена—Поппера, рентгенографически подтверждена их однофазность. Установлено, что введение магния и цинка приводит к уменьшению объема элементарной ячейки, но увеличению свободного объема. Доказана способность исследуемых фаз к диссоциативному поглощению воды из газовой фазы, при этом, единственной формой кислородо-водородных групп являются энергетически неэквивалентные  $OH^-$ -груп-

Показано, пы. что независимо ОТ вида допирования (донорного/акцепторного), увеличение в кристаллической решетке пространства, доступного для размещения гидроксо-групп, приводит росту степени гидратации для допированных образцов относительно BaLaInO<sub>4</sub>, что сопровождается снижением доли ОН--групп, вовлеченных в сильные водородные связи. Это позволяет говорить о том, что гетеровалентное допирование подрешетки индия позволяет увеличить концентрацию протонов в структуре гилратированных образцов и является благоприятным фактором с точки зрения реализации протонного переноса.

### СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- Al-Khori K., Bicer Y., Koç M. // J. of Cleaner Production. 2020. V. 245. 118924.
- Belmonte M. // Advanced Engineering Materials. 2006. V. 8. P. 693.
- Fabbri E., Bi L., Pergolesi D., Traversa E. // Advanced Materials. 2012. V. 24. P. 195.
- Marrony M., Dailly J. // ECS Transactions. 2017. V. 78. P. 3349.
- 5. Shim J.H. // Nature Energy. 2018. V. 3. P. 168.
- 6. Colomban Ph. // Solid State Ionics. 2019. V. 334. P. 125.
- 7. Iwahara H. // ISSI Letters. 1992. V. 2. P. 11.
- Kochetova N., Animitsa I., Medvedev D. et al. // RSC Advances. 2016. V. 6. P. 73222.
- Fujii K., Shiraiwa M., Esaki Y. // J. Mater. Chem. A. 2015. V. 3. P. 11985.
- Yang X., Liu S., Lu F., Xu J., Kuang X. // J. Phys. Chem. C. 2016. V. 120. P. 6416.
- 11. *Shiraiwa M., Fujii K., Esaki Y. et al.* // J. Electrochem. Soc. 2017. V. 164. P. F1392.
- 12. Ishihara T., Yan Yu., Sakai T., Ida S. // Solid State Ionics. 2016. V. 288. P. 262.
- Yang X., Liu S., Lu F., Xu J., Kuang X. // J. Phys. Chem. C. 2016. V. 120. P. 6416.
- Tarasova N., Animitsa I. // Solid State Ionics. 2015. V. 275. P. 53.
- Li X., Shimada H., Ihara M. // ECS Transactions. 2013. V. 50. P. 3.
- 16. Tarasova N., Animitsa I., Galisheva A., Korona D. // Materials. 2019. V. 12. 1668.
- 17. Tarasova N., Animitsa I., Galisheva A., Pryakhina V. // Solid State Sciences. 2020. V. 101. 106121.
- 18. *Тарасова Н.А., Галишева А.О., Анимица И.Е., Корона Д.В. //* Журн. физ. химии. 2020. Т. 94. С. 590.
- Titov Yu.A., Belyavina N.M., Markiv V.Ya. // Reports of the National Academy of Sciences of Ukraine. 1999. V. 10. P. 160.
- 20. Shannon R.D. Acta Crystallographica. 1976. V. A32. P. 155.
- 21. *Юхневич Г.В.* Инфракрасная спектроскопия воды. М.: Наука, 1973. 205 с.
- 22. Карякин А.В., Кривенцова Г.А. Состояние воды в органических и неорганических соединениях. М.: Наука, 1973. 176 с.