Бессвинцовый сегнетоэлектрик K4Bi2Nb10O30 с заполненной структурой тетрагональной вольфрамовой бронзы

О.А. Бунина, М.А. Бунин, Ю.А. Куприна, С.И. Раевская, С.П. Кубрин, И.П. Раевский

НИИ физики, Южный федеральный университет, 344090, Ростов-на-Дону, Россия e-mail: obunina@gmail.com

Структура тетрагональной вольфрамовой бронзы (ТВБ) характеризуется наличием трех различных межоктаэдрических позиций. Обусловленные этим благоприятные структурные модификации - одна из причин, по которой материалы на основе оксидов ТВБ перовскитов считаются вторым по значимости после структурным классом сегнетоэлектриков. Как показано в [1, 2], присутствие структурной вакансии в фазах переменного состава $(Ba, Sr)_5 Nb_{10}O_{30}$ сопровождается формированием полярных нанообластей, ответственных за релаксорные свойства. Однако формирование подобных неоднородностей не обязательно связано с наличием структурных вакансий и было обнаружено также в $K_2 Sr_4 Nb_{10}O_{30}$ (KSN) с частично упорядоченной структурой, не имеющей вакансий в А- подрешетках [3].

В качестве основы для систематического изучения особенностей мезо/нано размерных электрически заряженных подсистем в оксидах ТВБ необходимы модельные объекты с известным, причем не таким, как в KSN, распределением А- катионов. Одной из таких структур мы выбрали ниобат калия-висмута $K_4Bi_2Nb_{10}O_{30}$, в котором подрешетка A1 предположительно занята только катионами висмута, а подрешетка A2 – только катионами калия (полностью упорядоченная заполненная структура ТВБ [3]). По данным [4-6] $K_4Bi_2Nb_{10}O_{30}$ является сегнетоэлектриком с размытым фазовым переходом, обнаруживаемом по максимуму диэлектрической проницаемости при Tm = 372-400°C.

Образцы высокоплотной керамики $K_4Bi_2Nb_{10}O_{30}$ получены твердофазным синтезом с последующим одноосным горячим прессованием при давлении P = 40 МПа при температуре 1150°C, 40 мин. Для устранения эффектов текстурирования и остаточных механических напряжений образцы для рентгендифракционных исследований тщательно измельчались и отжигались при 1200°C.

Рентгенофазовый контроль полноты прохождения синтеза и анализ кристаллографических характеристик образцов при комнатной температуре проводился на дифрактометре ДРОН 7, отфильтрованное Со-К α излучение. Для температурных измерений использовалась высокотемпературная камера ANTON PAAR 1000 с точностью поддержания температуры не хуже ± 0.5 град. Диэлектрические измерения в частотном диапазоне $10^2 - 10^6$ Hz проведены на импедансметре Wayne Kerr 6500B.

По данным [4-6] $K_4 Bi_2 N b_{10} O_{30}$ является сегнетоэлектриком с размытым фазовым переходом, обнаруживаемом по максимуму диэлектрической проницаемости при Tm = 372-400°C. В этой области на наших образцах также наблюдается размытый максимум диэлектрической проницаемости, температура которого не зависела от частоты. Рентгенограммы образцов $K_4 Bi_2 N b_{10} O_{30}$ полностью индицируются в предположении тетрагональной ячейки; доказано отсутствие примесных фаз.

Возможное упорядочение А - катионов в структуре ТВБ сложно проследить по специфическим сверхструктурным рефлексам. В этом смысле $K_4Bi_2Nb_{10}O_{30}$ является своего рода исключением, потому что из-за большой разницы рассеивающих способностей калия и висмута полное упорядочение А- катионов в нем сопровождается появлением рефлексов (110), (200), (210) и (220), достаточно интенсивных для регистрации рентгендифрактометрическим методом. Возможная мультипликация ячейки, связанная с

таким упорядочением, должна приводить к специфическому расщеплению рефлексов, которое обнаружено не было. В работах [4-6] указывается на орторомбическую симметрию $K_4 Bi_2 Nb_{10}O_{30}$, однако этот вывод не был подтвержден детальными исследованиями, а сделан авторами по аналогии с $Na_2Ba_4Nb_{10}O_{30}$.

Основная цель настоящего исследования состоит в определении характера распределения катионов по позициям в четырех- и пятиугольных каналах. Для многопараметрической структуры ТВБ целесообразно начать решение задачи с параэлектрической фазы. В соответствии с температурными зависимостями параметров решетки и диэлектрической проницаемости, соответствующие рентгендифракционные данные регистрировались при 530°С, вдали от сегнетоэлектрического фазового перехода. В качестве начальной модели для парафазы использованы данные [7] для неполярной пространственной группы D_{4h}^5 , в которой атомы были распределены согласно модели полностью упорядоченной [3] структуры ТВБ. Уточнялись параметры решетки, факторы заполнения позиций А1 и А2, три позиционных параметра тяжелых атомов и тепловой фактор в изотропном приближении. Для угловой зависимости ширины рефлексов использовались коэффициенты функции Caglioti.

Рентгенограмма $K_4Bi_2Nb_{10}O_{30}$ в сегнетоэлектрической фазе зарегистрирована при 18°С. Поскольку по данным электрофизических и рентгендифракционных измерений при этой температуре $K_4Bi_2Nb_{10}O_{30}$ проявляет полярные свойства с сохранением тетрагональной симметрии, использована полярная пространственная группа $C_{4\nu}^2$. В качестве начального приближения использованы структурные параметры, полученные выше для параэлектрической фазы.

В результате установлено, что в $K_4 Bi_2 N b_{10} O_{30}$ А- катионы распределены по позициям в пяти- и четырехугольных каналах в соответствии с моделью полностью упорядоченной структуры: вероятность атому висмута занимать позицию в четырехугольном канале A1 равна s = 0.899. В изученном температурном интервале этот параметр не изменяется, следовательно, не происходит фазовый переход порядок-беспорядок. В соответствии с уточненным составом, в исследованном образце присутствуют дефекты двух типов:

1. Отклонение от стехиометрии – небольшой недостаток висмута и калия, в соответствии с формульным составом $K_{396}Bi_{186}Nb_{10}O_{30}$.

2. В нарушении основного мотива упорядоченной структуры обнаруживаются катионы в «чужих» позициях. Уточненная структурная формула $(K_{0.009}Bi_{0.899})_2(K_{0.985}Bi_{0.015})_4 Nb_{10}O_{30}$ указывает на то, что вакансии, связанные с нарушением стехиометрии, сосредоточены в четырехугольных каналах A1.

Работа выполнена при финансовой поддержке Министерства науки и высшего образования РФ [Государственное задание в сфере научной деятельности, научный проект № 0852-2020-0032 (БАЗ0110/20-3-08ИФ)].

- 1. G.H. Olsen, U. Aschauer, N.A. Spaldin, S.M. Selbach and T. Grande, Phys. Rev. B 93, 180101 (2016).
- 2. G.H. Olsen, S.M. Selbach and T.Grande, *Phys. Chem.* 17, 30343 (2015).
- 3. M.A. Bunin, O.A. Bunina, Yu.A. Kuprina, I.P. Raevski, S.V.Inozemtsev, H. Chen, S.I. Raevskaya and E.I Sitalo, *Ferroelectrics* **525**, 18 (2018).
- 4. T. Sugai T, M. Wada, Jpn. J. Appl. Phys. 11, 1863 (1972).
- 5. M. Shimazu, Y. Tanokura, S. Tsutsumi, Jpn. J. Appl. Phys. 28, 1877 (1989).
- 6. Y. Li, Ch. Hui, Y. Li, Y. Wang, J. Alloys Compds. 509, 20 (2011).
- 7. A.A. Awadalla, B. M. Gatehouse, J. Solid State Chem. 23, 349 (1978).