УДК 539.25:539.26:537.622:537.311.322

ВЛИЯНИЕ КАТИОННОГО ЗАМЕЩЕНИЯ НА КРИСТАЛЛИЧЕСКУЮ СТРУКТУРУ, МАГНИТНЫЕ И ЭЛЕКТРИЧЕСКИЕ СВОЙСТВА BiFe_{1 – x}Mn_xO₃ (x = 0.05 и 0.15)

© 2020 г. Т. Н. Тарасенко^{1,} *, В. И. Михайлов¹, З. Ф. Кравченко¹, В. В. Бурховецкий¹, В. И. Каменев¹, А. И. Изотов¹, Ю. А. Легенький², О. Ф. Демиденко³, К. И. Янушкевич³, С. С. Аплеснин⁴

1 Государственное учреждение "Донецкий физико-технический институт имени А.А. Галкина", Донецк, Украина

²Государственное образовательное учреждение высшего профессионального образования

"Донецкий национальный университет", Донецк, Украина

³Государственное научно-производственное объединение

"Научно-практический центр Национальной академии наук Беларуси по материаловедению", Минск, Беларусь

 $^4\Phi$ едеральное государственное бюджетное образовательное учреждение высшего образования

"Сибирский государственный университет науки и технологий имени академика М.Ф. Решетнева", Красноярск, Россия *E-mail: t.n.tarasenko@mail.ru

Поступила в редакцию (19.03.2020 г. После доработки 10.04.2020 г. Принята к публикации 27.05.2020 г.

Проведено комплексное исследование свойств образцов твердых растворов BiFe_{1-x}Mn_xO₃ (0.05 \leq x \leq 0.15), синтезированных золь-гель методом. Установлено, что с увеличением концентрации x наблюдаются стабилизация основной фазы, уменьшение среднего размера гранул и рост диэлектрической проницаемости. Присутствие ионов Mn в твердых растворах BiFe_{1-x}Mn_xO₃ приводит к полупроводниковому типу проводимости и возникновению магнитного упорядочения при 605 K (x = 0.05) и 550 K (x = 0.15).

DOI: 10.31857/S0367676520090355

введение

Феррит висмута относится к мультиферроикам, одновременно обладающим как сегнетоэлектрическим ($T_C = 1083$ K), так и антиферромагнитным $(T_N = 643 \text{ K})$ упорядочением в широком температурном интервале. В отличие от других мультиферроиков, BiFeO₃ проявляет магнитное и электрическое упорядочения при комнатной температуре, что является перспективным для практических применений [1]. Проблема получения однофазных мультиферроиков на основе феррита висмута состоит в том, что процесс синтеза BiFeO₃ сопровождается низкой термической стабильностью перовскитной фазы и его частичной диссоциацией [2] на Ві25 FeO39 и Ві2 Fe4O9. Наличие пространственной спиновой молуляции (циклоиды) [3] и высокой проводимости [4] вследствие перехода части ионов железа из трехвалентного в двухвалентное состояние усложняет процессы синтеза однофазных образцов. Размер частиц, их морфология, чистота исходных материалов и химический состав заметно влияют на свойства поликристаллических соединений со

структурой перовскита. Проблема однородного распределения небольших концентраций замещающей компоненты также имеет место.

При традиционном методе твердофазного синтеза BiFeO₃ из смеси оксидов Bi₂O₃ и Fe₂O₃ происходит преимущественная диффузия висмута в частицу Fe₂O₃, поэтому реакция идет через образование Bi₂₅FeO₃₀ [5]. Причиной этого является высокая скорость диффузии висмута через силленит-фазу (Bi₂₅FeO₃₉), которая на несколько порядков выше, чем через другие фазы системы Bi₂O₃-Fe₂O₃. B [5] показано, что получение поликристаллического мультиферроика высокой фазовой чистоты связано с использованием исходных веществ в виде нанодисперсных порошков с узким распределением по размеру зерен. Золь-гель методом можно получать материалы в виде наноразмерных порошков. Ксерогель представляет собой однородную смесь наночастиц, в которой диффузионный путь существенно сокращен [5]. Для снижения подвижности ионов металлов (Ві, Fe и катионов замещения) используются хелатирующие агенты: лимонная, винная, щавелевая и яблочная кислоты. После

ТАРАСЕНКО и др.



Рис. 1. Морфология поверхности излома образцов $BiFe_{1-x}Mn_xO_3$: x = 0 (*a*), 0.05 (*b*) и 0.15 (*в*).

испарения растворителей полученный порошок находится в аморфном состоянии. На стадии прокаливания происходит выгорание органики и образование желаемой фазы [6].

Цель работы — изучение влияния замещения катионов Fe³⁺ катионами Mn³⁺ на кристаллическую структуру, магнитные и диэлектрические свойства образцов мультиферроика BiFeO₃, синтезированных золь-гель методом.

ЭКСПЕРИМЕНТ И ОБСУЖДЕНИЕ РЕЗУЛЬТАТОВ

Усовершенствована методика синтеза твердых растворов BiFe_{1-x}Mn_xO₃ золь-гель методом. Исходными веществами для получения составов BiFe_{1 _ r}Mn_rO₃ выбраны нитраты висмута, железа и марганца. В качестве гелеобразующего агента использовался раствор лимонной кислоты и этиленгликоля, который добавляли к раствору стехиометрических количеств нитратов. После испарения избытка воды и последующего удаления избытка NO₂ из концентрированного раствора проводилась полимеризация, в результате которой этиленгликоль и металл-цитратные комплексы образовывали полимеризационную матрицу. Нагреванием продукта до 450°С удалялись органические соединения. Для получения объемных образцов в виде таблеток диаметром 8 мм, толщиной 1.5 мм полученные порошки измельчали и подвергали холодному изостатическому прессованию (давление в прессформе ~2 кбар) с последующим отжигом при 850°С (10 мин).

Кристаллическую структуру и фазовый состав полученных образцов определяли рентгенографическим методом на дифрактометре DRON-3 в CuK_{α} -излучении.

Микроструктурные исследования были проведены с использованием сканирующего электронного микроскопа JSM-6490LV (JEOL, Япония). На рис. 1a-1s представлены результаты изучения морфологии поверхности излома образцов BiFe_{1-x}Mn_xO₃ (x= 0, 0.05 и 0.15) методом сканирующей электронной микроскопии (SEM). Выявлено, что с увеличением содержания марганца уменьшается средний размер гранул: $d_{\rm cp} = 491$ нм для x = 0; $d_{\rm cp} = 234$ нм для x = 0.05; $d_{\rm cp} = 218$ нм для x = 0.15. Для образцов, содержащих марганец, наблюдаются отдельные зерна, часто с хорошо выраженной огранкой, поверхность соприкосновения с основной матрицей которых мала.

Рентгеноструктурный анализ показал, что основной фазой синтезированных золь-гель методом образцов является соединение BiFeO₃ с ромбоэдрической структурой (симметрия – R3c) и выявлено несколько рефлексов малой интенсивности примесных фаз (5–7% от основной фазы) со структурами силленита Bi₂₅FeO₃₉ и муллита Bi₂Fe₄O₉. Следует отметить, что с увеличением содержания марганца уменьшается и процентное содержание этих фаз. Рентгенодифрактограммы образцов BiFe_xMn_{1-x}O₃ (x = 0, 0.05 и 0.15) приведены на рис. 2a-2e. Анализ рентгенограмм показал, что увеличение содержания марганца приводит к стабилизации основной фазы.

Изучение особенностей удельной намагниченности σ в интервале температур $100 \le T \le 850$ К было выполнено пондеромоторным методом в режимах нагревания и охлаждения образцов во внешнем магнитном поле с индукцией В = = 0.86 Тл. Результаты изучения температурных зависимостей $\sigma(T)$ позволяют утверждать, что в системе BiFe_{1 – х}Mn_xO₃ в диапазоне концентраций 0.05 < x < 0.15 образцы обладают магнитными характеристиками, типичными для ферромагнетиков. Величины температур фазовых превращений "магнитный порядок-магнитный беспорядок" определяли из производной удельной намагниченности $\sigma(T)$ по температуре. Для составов с $x = 0.05 T_C = 605 \text{ K}$, а для x = 0.15 величина $T_C =$ = 550 K.

Электросопротивление измеряли прибором Щ-300 в интервале температур $T_{\text{комн}} \leq T \leq 523$ К. Образцы для этого эксперимента представляли собой диски с посеребренными торцами диаметром 8 мм и толщиной 1 мм. Из анализа результатов измерений следует, что BiFeO₃ – диэлектрик



Рис. 2. Рентгенограммы образцов BiFe_{1-x}Mn_xO₃ (x = 0, 0.05 и 0.15), синтезированных золь-гель методом.

во всем диапазоне температур. Составы, содержащие марганец, проявляют полупроводниковый тип проводимости во всем интервале температур. С увеличением концентрации марганца проводимость образцов возрастает: при концентрации x = 0.05 в 22 раза, а при x = 0.15 в 855 раз по сравнению с составом x = 0. Ширина запрещенной зоны полупроводников:

$$\Delta E = 2k \frac{T_1 T_2}{T_2 - T_1} \ln \frac{R_1}{R_2},$$

где $k = 8.62 \cdot 10^{-5} \Rightarrow B \cdot K^{-1}$ – постоянная Больцмана. Состав BiFe_{0.95}Mn_{0.05}O₃ имеет ширину запрещенной зоны $\Delta E = 1.03 \Rightarrow B$, а BiFe_{0.85}Mn_{0.15}O₃ – $\Delta E = 0.8 \Rightarrow B$.

Диэлектрические свойства образцов изучены в конденсаторной ячейке с обкладками в виде дисков Ø8 мм LCR–метрами Е7-8 (частота 1кГц) и Е7-12 (1 МГц). Диэлектрическая проницаемость є определялась как отношение емкости ячейки с образцом C_x к емкости пустой ячейки C_{air} [7]: $\varepsilon_x = C_x/C_{air}$, $C_x = (\varepsilon_x \varepsilon_0 S)/d$, $C_{air} = (\varepsilon_{air} \varepsilon_0 S)/d$, $\varepsilon_0 = 8.85 \cdot 10^{-12} \, \Phi/M$, S - площадь обкладок и d – расстояние между обкладками конденсатора. С увеличение диэлектрической проницаемости на частоте 1 кГц: для x = 0.05 - B 1.8 раза, а для x = 0.15 - B 7.2 по сравнению с $\varepsilon = 17.5$ для BiFeO₃. На частоте 1 МГц наблюдается незначительный рост диэлектрической проницаемости от $\varepsilon = 11.8$ для BiFeO₃ до ~20 для $0.05 \le x \le 0.15$.

ЗАКЛЮЧЕНИЕ

Проведено комплексное исследование образцов твердых растворов BiFe_{1 – x}Mn_xO₃ (0.05 $\leq x \leq$ 0.15), синтезированных золь-гель методом. Рентгенодифрактограммы образцов BiFe_xMn_{1 - x}O₃ (x = 0, 0.05и 0.15) показывают, что с увеличением содержания марганца уменьшается процентное содержание примесных фаз и происходит стабилизация основной фазы (пр. гр. R3c). Выявлено, что в диапазоне концентраций $0.05 \le x \le 0.15$ исследуемые составы обладают удельной намагниченностью, свойственной веществам с магнитным упорядочением. Температура Т_С для составов с концентрацией x = 0.05 имеет величину 605 K, а для x = 0.15 $T_{C} = 550$ К. С ростом *х* наблюдается рост диэлектрической проницаемости. Наличие фазовых превращений "магнитный порядок-магнитный беспорядок" при температурах выше комнатных в сочетании с полупроводниковыми свойствами делает перспективным использование составов BiFe_xMn_{1-x}O₃ (x = 0, 0.05 и 0.15) в устройствах микроэлектроники.

Работа выполнена при финансовой поддержке Белорусского республиканского фонда фундаментальных исследований и Российского фонда фундаментальных исследований (проект № Ф18Р-084).

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- Пятаков А.П., Звездин А.К. // УФН. 2012. Т. 186. № 6. С. 593; Pyatakov A.P., Zvezdin А.К. // Phys. Usp. 2012. V. 55. № 6. Р. 557.
- 2. He X., Gao L. // Ceram Int. 2009. V. 35. P. 975.
- Sosnovska I., Neumaier T.R., Steichiele E.J. // J. Phys. C. 1982. V. 15. P. 4835.
- 4. *Ianculescu A., Georghiu F. P., Postolache P. et al.* // J. Alloys Compounds. 2010. V. 504. P. 420.
- 5. *Егорышева А.В., Володин В.Д. и др. //* Неорг. матер. 2013. Т. 49. С. 308.
- Silva J., Reyes A., Esparza H. et al. // Integr. Ferroelectr. 2011. V. 126. P. 47.
- 7. Михайлов В.И., Довгий В.Т., Линник А.И. и др. // ФТВД. 2018. Т. 28. С. 52.