## Рост монокристаллов в морфотропной области твердых растворов натровисмутового титаната

© А.М. Антоненко, М.Г. Гавшин, А.Ю. Кудзин

Днепропетровский государственный университет, 320625 Днепропетровск, Украина

(Поступила в Редакцию 8 января 1997 г.)

Высокие пьезоэлектрические свойства керамики ЦТС объясняют наличием морфотропной фазовой границы (МФГ). Изучению механизма поведения керамики в окрестности МФГ уделялось много внимания [1,2]. Однако наиболее эффективно исследование монокристаллов. Кристаллы ЦТС выращивались только методом спонтанной кристаллизации [3] и имели дефекты, малые размеры, что не позволяло подробно изучать их свойства.

В ряде работ [4–6] показано, что имеется другой класс перовскитных материалов, обладающих высокими пьезо-электрическими свойствами, которые также связывают с наличием морфотропной области. Таким материалом являются твердые растворы на основе Na<sub>0.5</sub>Bi<sub>0.5</sub>TiO<sub>3</sub> (HBT). Было установлено, что МФГ в системах Me<sub>x</sub>(Na<sub>0.5</sub>Bi<sub>0.5</sub>)<sub>1-x</sub>TiO<sub>3</sub>, где Me — Pb, Sr, Ca, Ba..., наблюдается при 0.12 < x < 0.14. Составы с x < 0.14 — тетрагональное.

Ранее были выращены и исследованы кристаллы HBT [7]. В настоящей работе проведено выращивание и исследование диэлектрической проницаемости, пьезо-электрических свойств, структурных особенностей и доменной структуры кристаллов из морфотропной области Ba<sub>0.14</sub>(Na<sub>0.5</sub>Bi<sub>0.5</sub>)<sub>0.86</sub>TiO<sub>3</sub> (БНВТ).

При росте кристаллов  $Ba_x(Na_{0.5}Bi_{0.5})_{1-x}TiO_3$  методом Чохральского было установлено, что из шихты с концентрацией добавки 0.8 < x < 0.16 растут кристаллы с одинаковыми свойствами.

Рентгеноструктурный анализ показал, что эти кристаллы при комнатной температуре имеют структуру типа перовскита с тетрагонально искаженной решеткой (a = 3.870 Å, c = 3.940 Å). Как и в случае НВТ [8], сверхструктурных линий на рентгенограмме обнаружено не было, что указывает на неупорядоченное расположение ионов Na, Bi, Ba в положениях элементарной ячейки с координационным числом 12. Сравнивая параметры решетки кристаллы и керамики, а также исходя из того, что кристаллы лучшего качества растут при x = 0.14, можно идентифицировать состав кристаллов как Ba<sub>0.14</sub>(Na<sub>0.5</sub>Bi<sub>0.5</sub>)<sub>0.86</sub>TiO<sub>3</sub>.

Диэлектрические измерения проводились по стандартной методике на частотах 1, 10, 100 kHz. На рис. 1 представлены температурные зависимости  $\varepsilon'$  для кристаллов HBT и HBTB. Из этого рисунка видно, что в кристалле HBT имеются "полочка" при 200°С и размытый фазовый переход при 320°С, который обычно считают переходом антисегнетоэлектрик–сегнетоэластик [9] или антисегнетоэлектрик–сегнетоэлектрик [10]. В кристалле БНВТ вместо "полочки" наблюдаются размытый фазовый переход при температуре 99°С и размытый переход при 290°С. Переход при 99°С является релаксорным, так как максимум  $\varepsilon'$  с ростом частоты уменьшается и смещается в область высоких температур. Энергия активации U = 0.22 eV. Из сравнения кристаллов следует, что "полочка", наблюдаемая в НВТ при 200°С, имеет релаксорное происхождение. Положение максимума  $\varepsilon'$  в рамытом переходе при 320°С в НВТ и 290°С в БНВТ от частоты не зависит.

Для измерения пьезоэффекта на образцы напыляли платиновые электроды, затем их поляризовали в силиконовом масле при температуре 60°С в поле  $4-6 \, \text{kV/mm}$ . Пьезоэлектрические измерения проводились методом резонанса-антирезонанса [11]. Температурные зависимости пьезомодуля  $d_{33}$  и коэффициента электромеханической связи  $k_{33}$  представлены на рис. 2. Пьезоэлектрические свойства в НВТ исчезают при температуре



**Рис. 1.** Температурная зависимость диэлектрической проницаемости монокристаллов НВТ (*1*) и БНВТ (*2*) при различных частотах. *f* (kHz): I — 1, II — 10, III — 100.



**Рис. 2.** Температурная зависимость пьезомодулей (*a*) и коэффициентов электромеханической связи (*b*) монокристаллов HBT (2, 3) и БНВТ (1–4).



**Рис. 3.** Доменная структура монокристаллов НВТ (*a*) и БНВТ (*b*) при комнатной температуре.

120°С, а в БНВТ — при 200°С. Однако при измерении пьезоэффекта под полем 4-6 kV/mm пьезоэлектрические свойства в НВТ и БНВТ наблюдаются вплоть до температуры 360°С, при этом величина коэффициента электромеханической связи практически не зависит от температуры. Измерить пьезоэффект выше 360°С не удалось из-за увеличения проводимости. Это служит основанием утверждать, что температуры 320°С для НВТ и 290°С для БНВТ не являются точками перехода сегнетоэластик-антисегнетоэлектрик.

С помощью поляризационного микроскопа исследовалась доменная структура кристаллов НВТ и БНВТ (рис. 3). Никакой перестройки доменной структуры в кристаллах НВТ и БНВТ под действием электрического поля зарегистрировано не было. При комнатной температуре доменная структура полностью соответствует кристаллической структуре: ромбоэдрической для НВТ и тетрагональной для БНВТ. Кристалл НВТ состоит из ферроэластических доменов, переключаемых механическим напряжением при высокой температуре, и его можно перевести в монодоменное состояние, которое сохраняется при комнатной температуре. БНВТ ферроэластичен во всем температурном интервале и легко монодоменизируется под действием механического напряжения. Однако монодоменное состояние не сохраняется после снятия механического напряжения даже при охлаждении от 700°C до комнатной температуры.

Температурные зависимости доменной структуры для этих кристаллов принципиально различны. В кристалле НВТ доменная структура исчезает при 520°С, что соответствует переходу в кубическую параэлектрическую модификацию. При температуре 295°С имеет место состояние, когда кристалл становится оптически изотропным. Это так называемая точка "изотропизации" [12]. В области 227-327°С кристалл имеет нечетко оформленную доменную структуру, а при 327°C становится тетрагональным. При нагревании кристалла БНВТ изменение доменной структуры поляризационно-оптическим методом не наблюдалось вплоть до максимально достигнутой температуры 1100°С, т.е. от комнатной температуры до 1100°С кристалл не изменяет точечной группы симметрии. Таким образом, изменения диэлектрических свойств БНВТ при 99 и 290°С происходят в одной тетрагональной фазе.

## Список литературы

- Е.Г. Фесенко, А.Я. Данцигер, О.Н. Разумовская. Новые пьезокерамические материалы. Изд-во Ростов. Ун-та (1983). 156 с.
- [2] Б. Яффе, Кук, Г. Яффе. Пьезоэлектрическая керамика. М. (1974). 288 с.
- [3] В.В. Еремкин, В.Г. Смотраков, О.Е. Фесенко, С.Г. Шмалько. Тез. докл. Всесоюз. конф. "Актуальные проблемы получения и применения сегнето- и пеьзоэлектрических материалов". М. (1984). Ч. 2. С. 298.
- [4] Tadashi Takenaka, Koichiro Sakata. Sensors and Materials, 3, 123 (1988).
- [5] Н.В. Зайцева, В.А. Исупов, Н.Н. Парфенова, И.П. Пронин, Т.А. Шаплыга. Изв. АН СССР. Неорган. материалы 26, 9, 1905 (1990).
- [6] Tadashi Takenaka, Koichiro Sakata, Kohji Toda. Ferroelectrics 106, 375 (1990).
- [7] Т.В. Крузина, Е.В. Синяков. Физика активных диэлектриков. Днепропетровск (1980). С. 45.
- [8] В.В. Иванова, А.Г. Капышева, Ю.Н. Веневцев, Г.С. Жданов. Изв. АН СССР. Сер. физ. 26, 3, 354 (1962).
- [9] В.А. Исупов, Т.В. Крузина. Изв. АН СССР. Сер. физ. 48, 6, 1178 (1984).
- [10] K. Sakata, Y. Masuda. Ferroelectrics 7, 347 (1974).
- [11] IRE Standards on Piezoelectric Crystals. Measurements of Piezoelectric Ceramics. Proc. IREE 49, 7, 1166 (1961).
- [12] И.П. Пронин, П.П. Сырников, В.А. Исупов, Г.А. Смоленский. Письма в ЖТФ **8**, *21*, 1309 (1982).