## 05.3;08;12 Влияние постростовой дефектной системы на ориентацию плоской межфазной границы в кристаллах PbTiO<sub>3</sub>

## © Е.А. Дулькин, В.Г. Гавриляченко

Научно-исследовательский институт механики и прикладной математики Ростовского государственного университета

## Поступило в Редакцию 30 октября 1996 г. В окончательной редакции 11 июня 1997 г.

Методами оптической микроскопии и акустической эмиссии исследован фазовый переход в кристаллах PbTiO<sub>3</sub>. Установлено что активность акустической эмиссии зависит от угла между нормалью к межфазной границе и направлением однородного градиента температуры. Показано, что ориентация межфазной границы определяется постростовой дефектной системой кристаллов.

Известно, что в кристаллах PbTiO<sub>3</sub> фазовый переход протекает за счет перемещения одной или нескольких плоских межфазных границ. В пластинчатых кристаллах с размерами  $a > b \gg h$  (ось [001] по h) вслдствие различной скорости роста вдоль указанных осей в наиболее общем случае при фазовом переходе возникают одновременно разные по ориентации межфазные границы. Поместив пластинчатый кристалл в поле однородного градиента температуры ( $\nabla T$ ) и поворачивая его вокруг оси, перпендикулярной к развитым граням, возможно наблюдать последовательное формирование межфазных границ определенных ориентаций [1].

В некоторых кристаллах, имеющих исходную *а*-*с*-доменную структуру с преобладанием *с*-доменов, было замечено следующее. При ориентации изотермической поверхности по (010) в кристаллах формировалась межфазная граница (023). Когда изотермическая поверхность занимала положение (230), то вместо межфазной границы с такими же индексами возникала МГ, состоящая из комбинации границ (023) и (320). При ориентации изотермической поверхности по (320) в кристаллах появлялась межфазная граница с такими же индексами. При дальнейшем развороте кристаллов возникали одиночные клинья, ограниченные участками границ (320) и (230). После полного разворота

40

на  $90^{\circ}$ , когда изотермическая поверхность заняла положение (100), количество клиньев увеличилось и межфазная граница усложнилась. В сегнетофазе наблюдалось возникновение 90 клиновидных двойников, перемещающихся вслед за межфазной границей, а кристаллы становились *а*-доменными.

Для объяснения наблюдаемых особенностей формирования межфазной границы в [1] было высказано предположение, что в процессе массовой кристаллизации создаются условия, при которых возникает определенная система дефектов, действующая подобно механическому зажатию и препятствующая удлинению кристаллов в направлении наиболее быстрого роста (ось [010] по *a*), ограничивая тем самым возможные положения межфазной границы. Подобное явление нередко наблюдалось также в девственных кристаллах с исходной *a*-доменной структурой.

Для экспериментальной проверки данного предположения применен метод акустической эмиссии, высокая чувствительность которого позволила установить влияние постростовой дефектной системы на процесс фазового наклепа в кристаллах PbTiO<sub>3</sub> [2]. Исследовались специально отобраныне девственные *а*-доменные кристаллы PbTiO<sub>3</sub> по методике [3]. Кристалл помещается на отполированный торец кварцевого акустического волновода, введенного снизу в печь, установленную на шасси поляризационного микроскопа. Плоские нагреватели печи расположены симметирчно по обе стороны волновода и питаются от двух регулируемых автономных источников тока, что позволяет создавать температурный градиент. Одновременно измеряются активность  $\dot{N}$ акустической эмиссии и наблюдаются межфазные границы кристаллов при фазовом переходе в сегнетофазу в поле градиента температуры  $\nabla T = 15$  C/cm со скоростью нагрева и охлаждения  $1-2^{\circ}$ C/min.

Микрофотографии одного из кристаллов при его последовательных поворотах вокруг оси [001] показаны на рис. 1, *a*, соответствующие им величины  $\dot{N}$  акустической эмиссии представлены на графике рис. 2. При первом термоцикле в кристалле сформировалась межфазная граница (023) и согласованная с ней *a*-*c*-доменная структура (рис. 1, *a*). Но после завершения фазового перехода в кристалле восстановилась исходная *a*-доменная структура. При дальнейших поворотах кристалла формировалась только межфазная граница (023) (рис. 1, *b*-*d*) и после каждого фазового перехода восстанавливалась *a*-доменная структура. Оптические наблюдения показали, что межфазная граница перемещалась плавно, без



**Рис. 1.** Микрофотографии межфазной границы (023), сохраняющей ориентацию при развороте *a*-доменного кристалла PbTiO<sub>3</sub> относительно направления градиента температуры  $\nabla T$ . (Увеличение ×20).

торможений и скачков, примерно с одинаковой скоростью при всех углах между [010] и  $\nabla T$ .

Однако зависимость  $\dot{N}(\alpha)$  носит экстремальный характер (рис. 2). Как видно, по мере поворота  $\dot{N}$  возрастает и достигает максимума при  $\alpha = 45^{\circ}$ , что соответствует максимальному углу между межфазной границей и  $\nabla T$ , затем вновь убывает. Аналогичные зависимости наблюдаются и в остальных квадрантах:  $\dot{N}$  максимальна при  $\alpha = 135^{\circ}$ , 225° и 315°. Повторный полный оборот подтвердил полученный результат, но при попытке третьего оборота при  $\alpha = 45^{\circ}$  в кристалле возникла трещина, расколовшая межфазную границу, и дальнейшее исследование потеряло смысл.



**Рис. 2.** Зависимость активности  $\dot{N}$  акустической эмиссии от угла  $\alpha$  между нормалью к межфазной границе и направлением градиента температуры  $\nabla T$  при последовательных поворотах *a*-доменного кристалла PbTiO<sub>3</sub> вокруг оси [001].

Наблюдаемые постоянство доменной структуры и положение межфазной границы подтверждает предположение о блокирующем действии типа зажатие кристалла постростовой дефектной системой. Так как в данном случае после завершения фазового перехода в доменной структуре исчезает именно *с*-компонента, то очевидно, что жто зажатие осуществляется по толщине кристалла. Возрастание  $\dot{N}$  при определенных углах поворота отвечает усилению генерации дислокаций [4] в результате релаксации механических напряжений, развивающихся при попытке межфазной границы переориентироваться соответственно  $\nabla T$ .

Очевидно также, что именно развивающиеся напряжения являются причиной растрескивания кристаллов. Ранние исследования показывают,

что далеко не все кристаллы  $PbTiO_3$  выдерживают длительное термоциклирование и, как правило, растрескиваются [5]. Как показано в настоящей работе, девственные *а*-доменные кристаллы  $PbTiO_3$  не выдерживают и нескольких термоциклов, что объясняется высокой плотностью их постростовых дефектов.

## Список литературы

- [1] *Фесенко Е.Г., Гавриляченко В.Г., Семенчев А.Ф.* Доменная структура многоосных сегнетоэлектрических кристаллов. Ростов-на-Дону: Изд-во РГУ. 1990. 192 с.
- [2] Гавриляченко В.Г., Дулькин Е.А., Семенчев А.Ф. // ФТТ. 1995. Т. 37. № 4. С. 1229–1231.
- [3] Дулькин Е.А., Гавриляченко В.Г., Семенчев А.Ф. // ФТТ. 1992. № 5. С. 1628– 1629.
- [4] Бойко В.С., Гарбер Р.И., Косевич А.М. Обратимая пластичность кристаллов. М.: Наука. 1991. 280 с.
- [5] Дулькин Е.А. // Кристаллография. 1994. Т. 38. № 4. С. 738-740.