# Реверсивные характеристики поляризации сегнетокерамики в быстронарастающем электрическом поле

© С.А. Садыков,<sup>1</sup> В.З. Бородин,<sup>2</sup> А.Ш. Агаларов

05:12

<sup>1</sup> Дагестанский государственный университет, 367025 Махачкала, Россия <sup>2</sup> Ростовский государственный университет, Научно-исследовательский институт физики, 344090 Ростов-на Дону, Россия

(Поступило в Редакцию 1 декабря 1998 г. В окончательной редакции 19 октября 1999 г.)

Представлены результаты измерений комплексной диэлектрической проницаемости сегнетоэлектрической керамики системы ЦТС двух составов в процессе импульсной поляризации в быстронарастающем электрическом поле. Обнаружено, что зависимость действительной составляющей от времени имеет три максимума, разделенных минимумами, соответствующими максимумам мнимой составляющей. Анализированы возможные механизмы доменного вклада в диэлектрическую поляризацию сегнетоэлектрика, определяющие найденные временные зависимости.

В процессе переключения поляризации в сегнетоэлектриках под действием электрического поля наблюдается значительное возрастание комплексной диэлектрической проницаемости  $\varepsilon^*$ , обусловленное перемещением доменных стенок. Особенности нелинейного поведения  $\varepsilon^*$  исследованы преимущественно на кристаллических сегнетоэлектриках при возбуждении переполяризации прямоугольными биполярными импульсами напряжения. В частности, в [1,2] показано, что диэлектрическая проницаемость неодназначно связана с током переключения и имеет сильную частотную зависимость. Обнаружено отставание во времени максимального значения действительной составляющей  $\varepsilon'$  диэлектрической проницаемости от максимального значения тока переключения  $i_p$ , тогда как мнимая составляющая  $\varepsilon''$  и ток переключения *i<sub>p</sub>* изменяются синхронно. Подобные результаты получены и на поликристаллических образцах системы цирконат-титан-свинец (ЦТС) при поляризации импульсным электрическим полем с регулируемой скоростью нарастания [3]. Однако при таком способе переключения на зависимостях  $\varepsilon^*(t)$  появляются три явно выраженных максимума  $\varepsilon'$  и два размытых максимума  $\varepsilon''$ . Данные [1–3] указывают на то, что компоненты  $\varepsilon^*$  пропорциональны не только полной площади доменных стенок, иначе зависимости  $\varepsilon'(t)$  и  $\varepsilon''(t)$  имели бы одинаковый вид. Они также свидетельствуют, что различные релаксационные процессы, сопровождающие движение доменных стенок, вносят вклад в изменение диэлектрической проницаемости  $\varepsilon^*$  сегнетоэлектрика.

Поляризация керамики внешним полем связана со значительно более сложными микроскопическими процессами, чем для монокристаллов. В большей степени это относится к поляризации в сильном быстронарастающем электрическом поле, когда в микросекундном временном диапазоне при обычных температурах в образце сегнетокерамики формируется макроскопическая поляризованность такой же величины, что и при поляризации обычными методами [4]. Несмотря на практическую важность, природа возрастания  $\varepsilon^*$  в случае керамических

сегнетоэлектриков детально не исследована. Мало также сведений о динамических свойствах доменной структуры и практически не исследованы их релаксационные свойства в импульсных полях.

Нами продолжены исследования реверсивных характеристик  $\varepsilon'(t)$  и  $\varepsilon''(t)$  керамических сегнетоэлектриков на основе ЦТС, начатые в [3]. Реверсивные характеристики сегнетоэлектрика позволяют выявить подвижность тех или иных элементов доменной структуры и получить информацию о динамике ее изменения во внешних электрических полях. Таким образом, открывается возможность исследовать особенности динамики доменов на различных этапах быстрого переключения поляризации, когда процесс протекает в микросекундном временном диапазоне.

### Методика эксперимента

Исследования проводились на широко используемых в практике сегнетокерамических материалах ПКР-1 и ЦТС-19 [5] с относительно низкими значениями коэрцитивного поля  $E_c$  (0.6–1.0 и 1.2 kV/mm, соответственно). Состав ПКР-1 принадлежит к твердым трехкомпонентным растворам сложных окислов типа PbTiO<sub>3</sub> – PbZrO<sub>3</sub> – PbB'<sub>1/2</sub>B'<sub>1/2</sub>O<sub>3</sub>, расположенным в ромбоэдрической фазе вблизи морфотропной области. Керамика ЦТС-19 также относится к морфотропной области и отличается повышенным значением диэлектрической проницаемости ( $\varepsilon_{33}^T = 1600$ ) по сравнению с керамикой ПКР-1 ( $\varepsilon_{33}^T = 700$ ). Образцы в виде дисков диаметром 10 nm и толщиной 1 mm изготавливались методом горячего прессования. На торцевые поверхности дисков были нанесены серебряные электроды без закраин.

Испытания проводились на предварительно отожженных образцах в импульсных полях с регулируемой скоростью нарастания на установке, электрическая схема которой приведена на рис. 1. При помощи сменных катушек индуктивности, включаемых в измерительную  $I_{P}, A$ 

цепь, скорость нарастания поля в образце подбиралась такой, чтобы продолжительность процесса полной поляризации  $t_p$  составила примерно (50–100)  $\mu$ s. Указанный временной диапазон являлся оптимальным для проведения измерений диэлектрических характеристик осциллографическим методом на частотах (0.3-1.5) MHz. По измерениям мгновенных значений амплитуд низковольтного входного сигнала U0 и сигнала на образце в момент переключения U, а также разности фаз между ними  $\varphi$ , соответствующей диэлектрическим потерям, были рассчитаны эффективные кинетические параметры поляризационного процесса — действительная  $\varepsilon'$  и мнимая  $\varepsilon''$ части реверсивной диэлектрической проницаемости. С этой целью сегнетокерамический образец был представлен как емкость C и сопротивление R в параллельной схеме замещения. Анализ измерительной цепи методом проводимостей дал следующие расчетные формулы:

$$C = \left(\frac{R}{A} - 1\right)^{1/2} (\omega R)^{-1},$$
 (1)

$$R = \left(A \operatorname{tg} \varphi - \frac{1}{\omega C_0}\right)^2 A^{-1} + A, \qquad (2)$$

где  $A = (U_0 R_0 U^{-1})(1 + \mathrm{tg}^2 \varphi)^{-1/2}$ ;  $C_0$  — разделительная емкость (1 nF); R<sub>0</sub> — нагрузочное сопротивление  $(6.3 \Omega); \omega$  — круговая частота измерительного напряжения.  $\varepsilon'$  вычислялась из выражения (1), а  $\varepsilon''$  — из (2)  $(\sigma = \varepsilon_0 \varepsilon'' \omega$ , где  $\sigma$  — эквивалентная параллельная проводимость).

Точность расчетов С и R контролировалась путем замены образца сегнетокерамики доскретными емкостью и сопротивлением с известными параметрами.

На рис. 2 представлены типичные осциллограммы напряжения и тока переключения, соответствующие трем временным режимам поляризации. Здесь же приведена осциллограмма выходного измерительного напряжения для одного времени переключения. Амплитуда входного



**Рис. 1.** Схема экспериментальной установки. *G*<sub>1</sub> — генератор высоковольтного импульсного напряжения, G2 — генератор синусоидального измерительного напряжения, HPF 1 — высокочастотный разделительный фильтр, НРГ 2 — высокочастотный проходной фильтр, О1 и О2 — осциллографы.



напряжения (1'-3') и токи переключения (1-3) для образца ПКР-1.  $t_p$ ,  $\mu$ s: 1 - 40, 2 - 60, 3 - 100, 4 - осциллограмма выходного измерительного напряжения частотой 1 MHz,  $t_p = 40 \,\mu s.$ 

сигнала составила 5 V. Видно, что основная часть поляризации протекает в постоянном поле, равном динамическому коэрцитивному полю  $E'_{c} > E_{c}$ . Процесс завершается на участке монотонного повторного роста поля, где достигает величины 2-3Ес. Токи переключения имеют характерный асимметричный вид с плавным "горбом" и резким спадом на "хвосте". Отмеченная закономерность изменения поля обусловлена характером изменения поляризационного тока, который в свою очередь зависит как от исходной скорости нарастания поля, так и от свойств сегнетоэлектрика. Таким образом, напряжение на образце в процессе поляризации регулируется поляризационным током, а процессы переключения при этом протекают в самосогласованном электрическом поле.

Изменение амплитуды высокочастотного выходного сигнала является прямым следствием изменения импеданса образца в процессе поляризации. В момент завершения переключений доменных стенок и установления нового полярного состояния прекращается рост выходного сигнала, несмотря на то что поле в образце продолжает непрерывно расти. По этому признаку время полной поляризации t<sub>p</sub> образца определялось как интервал времени с начала подачи высоковольтного импульса до момента прекращения изменения выходного низковольтного сигнала.

## Обсуждение

На рис. 3 представлены временные зависимости реальной части  $\varepsilon'$  диэлектрической проницаемости керамики ПКР-1 в процессе поляризации. За время переключения  $\varepsilon'$  имеет три максимума различной амплитуды, причем с уменьшением  $t_p$  от 100 до 40  $\mu$ s характер зависимости  $\varepsilon'(t)$  не изменяется.

U, kV



Рис. 3. Зависимость  $\varepsilon'(t)$  для керамики ПКР-1.  $t_p$ ,  $\mu$ s: I - 40, 2 - 60, 3 - 100.

Первый, самый значительный по величине, максимум  $\varepsilon'$  приходится на передний фронт импульса напряжения и соответствует малым значениям диэлектрических потерь. В [3] этот максимум  $\varepsilon'$  связывается с упругими колебаниями доменных стенок около их положений равновесия. При этом доменные стенки, закрепленные на дефектах, рассматриваются как демпфированные осцилляторы.

На начальном этапе переключения имеет место дестабилизация 180°-ных доменных стенок и рост их подвижности без изменения исходной структуры. Затем со временем происходят возникновение и прямое прорастание 180°-ных клиновидных доменов, ориентированных по полю. Увеличение числа доменов, участвующих в поляризации, и подвижности доменных границ приводит к росту  $\varepsilon'$ . Одновременно появляются условия взаимного пьезоэлектрического зажатия доменов, приводящие к снижению  $\varepsilon'$ . Существование отрицательного  $\Delta \varepsilon'$ объясняется эффектом доменного зажатия, являющегося следствием пьезоэлектрических деформаций отдельных доменов под влиянием высокочастотного измерительного поля. При компенсации указанных процессов  $\varepsilon'$ достигает максимума, что наблюдается в полях  $E \approx E'_c$ . С увеличением скорости нарастания поля в образце, т.е. с усилением интенсивности процесса переключения, наблюдается рост как абсолютной величины  $\varepsilon'$ , так и скорости ее изменения.

Появление второго максимума  $\varepsilon'$  разумно связвать со вкладом бокового движения распиряющихся 180°ных доменов. Последующее монотонное убывание  $\varepsilon'$  может быть результатом одновременного проявления нескольких факторов. К числу наиболее вероятных причин снижения  $\varepsilon'$  следует отнести частичное уменьшение доли 180°-ных переключений и усиление эффекта доменного зажатия. Немаловажным является и влияние полей объемных и поверхностных зарядов экранирования на динамику доменной структуры. Известно [6], что различные подвижные точечные дефекты пиннингируют доменные границы и оказывают существенное влияние на их подвижность. Скорость экранирования доменных границ определяется как подвижностью точечных дефектов, так и величиной силы взаимодействия между ними, приводящей к дрейфу последних. При сверхбыстром переключении объемные заряды не успевают следовать за доменной границей. Освобождаясь от влияния поля объемных зарядов, доменная граница увеличивает свою подвижность в поле высокой частоты, и ее вклад в  $\varepsilon'$ возрастает. Между тем экспериментальные данные [4] свидетельствуют о полном экранировании поляризационного заряда в процессе переключения в микросекундном диапазоне, т.е. когда времена, характеризующие развитие процессов изменения поляризации, намного меньше времени максвеллловской релаксации объемных зарядов. Приведем некоторые соображения по этому поводу.

В [7] показано, что в результате взаимодействия доменных границ с точечными или линейными дефектами в ходе переполяризации в окрестности точек закрепления границ возникают концентраторы поля области с аномально высокими значениями внутреннего поля. Для линейных дефектов фактор усиления поля может достигать  $\sim 10^3$ . В сильном локальном поле  $E \approx 10^5 - 10^6 \,\mathrm{V/cm}$  в результате ударной ионизации примесных центров в образце генерируются свободные носители заряда, ответственные за экранирование связанного заряда и рекомбинационное излучение, поскольку этот процесс сопровождается излучением [8]. Так как время релаксации процесса  $\tau$  <  $10^{-6}$  s, то деполяризующие поля быстро нейтрализуются избыточными зарядами уже на стадии роста зародышей. В результате компенсации скорость движения стенки замедляется, приводя к уменьшению величины  $\varepsilon'$ . Влияние электронной подсистемы на эволюцию доменной структуры существенно в течение всего времени переключения. Подтверждением сказанного может служить тот факт, что электролюминесценция сегнетоэлектрической керамики в самосогласованном поле возникает синхронно с началом переполяризации в виде нескольких пиков, по форме напоминающих максимумы  $\varepsilon'$  [8].

Участие 90°-ной доменной структуры на завершающей стадии переключения приводит к появлению третьего максимума є'. Электронно-микроскопические исследования доменной структуры поляризованных в самосогласованном поле образцов керамики показывают, что она представляет собой систему пластинчатых 90°-ных доменов с доменными стенками, ориентированными преимущественно перпендикулярно направлению приложенного поля с переходом через границы зерен (рис. 4). Исследования доменной структуры частично поляризованных образцов керамики подтверждают, что процессы перестройки подвижных 90°-ных доменных стенок начинаются практически одновременно с появлением второго максимума  $\varepsilon'$ , но их преобладающее влияние сказывается в области третьего пика  $\varepsilon'$ . С уменьшением времени переключения  $t_p$  этот максимум  $\varepsilon'$  возрастает и имеет тенденцию к насыщению. Таким образом, каждый максимум  $\varepsilon'$  ведет себя индивидуально.



**Рис. 4.** Доменная структура керамики ПКР-1 после импульсной поляризации. Стрелками указано направление приложения поля. a — ориентационная текстура слоистых серий 90°-ных доменов на боковых гранях зерен,  $t_p = 40 \ \mu s. \times 11800$ ; b — ориентационный эффект в расположении слоистых серий 90°-ных доменов,  $t = 20 \ \mu s$  при  $t_p = 40 \ \mu s. \times 7250$ .

Увеличение частоты f измерительного напряжения от 0.3 до 1.5 MHz сопровождается уменьшением  $\varepsilon'$  и  $\varepsilon''$  (рис. 5). Особенно заметно уменьшение второго и третьего максимумов  $\varepsilon'$ . Значение  $\varepsilon'$  в первом минимуме практически не зависит от частоты и близко



Рис. 5. Зависимости  $\varepsilon'(t)$  и  $\varepsilon''(t)$  для керамики ЦТС-19.  $t_p = 60 \,\mu s; f, MHz: 1 - 0.3, 2 - 0.5, 3 - 1.0, 4 - 1.5.$ 

к начальной величине  $\varepsilon'$  (при t = 0), поскольку изза эффекта доменного зажатия подавляются колебательные движения доменных стенок. Процессы, связанные с увеличением  $\varepsilon'$  при уменьшении частоты, носят релаксационный характер, причем наиболее инерционными оказываются 90°-ные доменные стенки. Различный характер частотной зависимости  $\varepsilon^*$  в разные фазы поляризации означает, что при интерпретации полученных результатов мы должны исходить из возможности существования набора релаксаторов с различными временами релаксации.

Так как диэлектрические потери определяются главным образом движением доменных стенок, то изменение их подвижности в процессе поляризации существенно сказывается на зависимости  $\varepsilon''(t)$ . Диэлектрическая вязкость возрастает при переходе от прямого прорастания к боковому движению  $180^{\circ}$ - и  $90^{\circ}$ -ных доменных стенок. Увеличение подвижности доменных стенок при освобождении от стопоров, обусловленных дефектностью структуры, сопровождается уменьшением потерь.

### Заключение

Обнаруженные зависимости реверсивных характеристик  $\varepsilon'(t)$  и  $\varepsilon''(t)$  свидетельствуют в пользу вклада 180°-ных и 90°-ных доменных стенок в диэлектрическую проницаемость сегнетоэлектрической керамики, роль которых различна в различных фазах процесса переключения. Частотная зависимость  $\varepsilon^*$  указывает на релаксационный характер переключений доменных стенок с широким спектром времени релаксации. Оценка времени релаксации доменных стенок

$$au = rac{\sigma}{arepsilon_o \omega^2 arepsilon'}$$

для керамики ЦТС-19 дает значение  $\approx 0.2 \,\mu$ s, для керамики ПКР-1 — 0.3–0.45  $\mu$ s. Эти значения  $\tau$  приблизительно в десять раз меньше, чем для кристалллов [1]. Предполагается, что в самосогласованном электрическом поле на подвижность доменных стенок влияет не только взаимодействие с дефектами структуры и эффекты доменного зажатия, но и экранирование доменных границ в процессе переключения вследствие ударной ионизации примесных центров.

## Список литературы

- [1] Fatuzzo E. // J. Appl. Phys. 1962. Vol. 33. N 8. P. 2588-2596.
- Fouscova A., Janousek V. // J. Phys. Soc. Japan. 1965. Vol. 20. N 9. P. 1619–1624.
- [3] Sadicov S.A., Agalarov A.Sh., Borodin V.Z. // Ferroelectrics. 1996. Vol. 86. P. 127–131.
- [4] Садыков С.А., Бондаренко Е.И., Агаларов А.Ш. // ЖТФ. 1993. Т. 63. Вып. 11. С. 60–65.
- [5] Веневцев Ю.Н., Политова Е.Д., Иванов С.А. Сегнето- и антисегнетоэлектрики семейства титаната бария. М.: Химия, 1985. 256 с.
- [6] Донцова Л.И., Тихомирова Н.А., Шувалов Л.А. // Кристаллография. 1994. Т. 39. № 1. С. 158–175.
- [7] Даринский Б.М., Сидоркин А.С. // ФТТ. 1984. Т. 26. Вып. 6. С. 1634–1639.
- [8] Садыков С.А., Агаларов А.Ш. // Письма в ЖТФ. 1990. Т. 16. Вып. 17. С. 32–35.

112