ФИЗИКА И АСТРОНОМИЯ

Вейсман В.Л.

ВЫСОКОТЕМПЕРАТУРНЫЙ ДИЭЛЕКТРИЧЕСКИЙ ТЕРМОРЕЗИСТОР¹

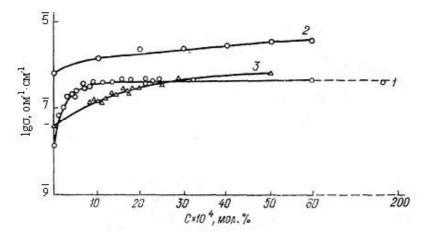
- 1. Разработка высокотемпературных терморезисторов (TP) является сложной задачей, трудность решения которой возрастает по мере увеличения рабочей температуры ТР. Материалы, пригодные для этих целей, должны не только обладать стандартными свойствами [1], но и удовлетворять ряду дополнительных требований. К важнейшим из них можно отнести следующие:
- а) Электропроводность материалов в интервале рабочих температур должна быть достаточно высокой при возможно большой величине энергии активации проводимости ΔE . При минимальных рабочих температурах величины σ должны быть не менее $10^{-5}\text{-}10^{-6}$ ом $^{-1}\text{-}\mathrm{cm}^{-1}$, так как иначе TP будут слишком высокоомными, что сильно затруднит измерения. По значениям σ при комнатной температуре такие материалы относятся скорее к диэлектрикам, а не к полупроводникам. Величины ΔE должны обеспечивать значения температурного коэффициента сопротивления (ТКС) при максимальной рабочей температуре не менее -1% С, иначе преимущества TP перед другими датчиками температуры в значительной степени теряются. Удобно, если в интервале рабочих температур сопротивление меняется при изменении температуры строго по экспоненциальному закону, так как это значительно облегчает градуировку TP и их характеристик.
- б) Вопрос о химической и структурной стабильности высокотемпературных материалов приобретает особое значение. Химический состав и кристаллическая структура материалов должны быть стабильными при всех температурах вплоть до максимальной рабочей температуры ТР.

Однако, как показано в [1], предложенные высокотемпературные TP как правило не удовлетворяют как стандартным, так и дополнительным требованиям: разброс по величине $R_{\rm T}$ до 30%, малое значение TKC, зависимость от скорости охлаждения от высоких температур (закалка или медленное охлаждение), увеличение же температурной чувствительности кадмий-титановых TP требует применения очень чистых материалов (с суммарным содержанием примесей не более 0.02 вес. %) и т.д.

¹ Материалы статьи были доложены на международной конференции "Диэлектрики – 2008" (г. Санкт-Петербург, июнь 2008 г.)

2. Целью наших исследований являлось создание такого материала, сопротивление которого в некотором интервале температур практически не зависело бы от химической предыстории образца, обладающего высокой температурой плавления и дающего возможность изготовлять из него TP, работающие при температурах выше 400°C.

Для достижения указанных целей было использовано ранее обнаруженное проф. Я.Н. Першицем и автором сообщения на основе сравнительных полярографических, кондуктометрических и оптических измерений интересное физическое явление, а именно двоякое распределение примеси в системах NaCl: Cd^{2+} , KBr: Cd^{2+} , KCl: Cd^{2+} [2,3]. В этих кристаллах уже при малых концентрациях основная часть примеси локализована в неточечных дефектах кристаллической структуры, примером которых могут являться эпитаксиальные встройки примеси в структуре основного кристалла или дислокации [4], не генерируя при этом добавочных (примесных) катионных вакансий. Особый интерес представляет исследование системы KBr +CdBr,. По мере увеличения концентрации примеси кадмия в кристалле проводимость его растет, и кривые $\lg \sigma = f(1/T)$ приобретают вид, характерный для кристаллов с добавкой двухвалентных катионов (участок 2 – участок постоянства концентрации катионных вакансий). Но, начиная с концентрации ионов Cd^{2+} 8·10-6 моля, не наблюдается значительного увеличение проводимости кристалла. При дальнейшем увеличении концентрации примеси (от $1 \cdot 10^{-5}$ до $20 \cdot 10^{-5}$ моля) проводимость кристаллов КВr +CdBr, практически остается постоянной (рис. 1, кривая 1). По-видимому, это обусловлено ограниченной растворимостью примеси Cd²⁺ в решетке кристалла при образовании твердого раствора замещения.



Puc.1. Изотермы проводимости для температуры $403^{0}C$ кристаллов $KBr+CdBr_{2}(1)$, $NaCl+CdCl_{2}(2)$ и $KCl+CdCl_{2}(3)$

Данный тип кристалла (KBr+Cd²+ с концентрацией ионов Cd²+ в кристалле $\geq 10^{-5}$ моля) мы и предлагаем в качестве материала TP для диапазона температур от 400^{9} C (673 K) до 550^{9} C (823 K). Действительно, в этом случае

$$\mathbf{S} = \mathbf{S}_0 \cdot e^{-\frac{h_m^+}{kT}} = n \cdot e \cdot \mathbf{m}_0 e^{-\frac{h_m^+}{kT}} = \mathbf{S}_0 e^{-\frac{B}{T}}, \tag{1}$$

где $h_m^+ = 0.67 \pm 0.01$ (эВ) - энергия миграции катионных вакансий для кристаллов КВг с примесью двухвалентных катионов металлов, определенная в нашей лаборатории из многочисленных экспериментов с учетом влияния на проводимость тепловых вакансий [5]; n— концентрация катионных вакансий, которая для всех образцов является постоянной. Следовательно, σ определяется однозначно температурой кристалла.

$$\mathbf{S} = 4 \cdot 10^{-2} \cdot e^{-\frac{7768}{T} (\text{OM}^{-1} \cdot \text{cM}^{-1})}$$
 (2)

Величина температурного коэффициента нашего термосопротивления

$$TKC = a_T = -\frac{7768}{T^2} \tag{3}$$

$$a_{676\ K} = -2\%/K$$
, $a_{823K} = -1.15\%/K$, $Da \approx -0.1\%/K$

3. Конструктивное оформление ТР может быть выполнено по примеру рис. 148 [1].

Предварительно необходимо по методу Киропулоса из шихты, содержащей химически чистую соль KBr (марки X.Ч.) и легирующей добавки $CdBr_2$ (не менее 1 мол.%) вырастить монокристалл KBr+Cd²⁺ (рис. 2).

Концентрация $CdBr_2$ в виде одномолярного процента в расплаве позволяет уверенно получать монокристаллы, содержащие не менее 10^{-3} мол.% примеси $CdBr_2$ в кристалле. Концентрацию ионов Cd^{2+} в кристалле всегда можно проверить с большой точностью полярографическим методом на электронном полярографе ΠA -3. Электроды наносят методом вжигания платины из соответствующей пасты или методом термического испарения Al, Pt в высоком вакууме на достаточные по площади поверхности пластин монокристалла. Из приготовленных таким образом монокристаллов, изготовляют прямоугольные штабики размером $3mm \times 3mm \times 1,5mm$. От атмосферных влияний образцы защищают специальной изоляционной огнеупорной глазурью.

При использовании стабилизированных источников постоянного тока, а также измерительных приборов высокого класса точности нами установлено, что практически во всем диапазоне рабочих температур полная ошибка измерения σ не превышает 1% ($\Delta\sigma/\sigma$ =0,01) для всех образцов, содержащих различную концентрацию примесных ионов Cd^{2+} . Используя уравнения (2) с учетом ΔB =116K, мы имеем для

$$e = \frac{DT}{T} \approx 0.01$$
 при измерении температуры данным термистором.

В заключение заметим, что подобные термисторы все же не следует использовать в схемах, где требуется постоянный рабочий режим. Дело в том, что кристалл $KBr+Cd^{2+}$ является твердым электролитом, а потому процесс электролиза неизбежен, что приведет к нарушению стехиометрического состава материала TP. Наш расчет показывает, что, находясь в постоянном электрическом поле с E=100B/cm при темпера-



Рис.2. Монокристалл $KBr+Cd^{2+}$

туре 550° C, сопротивление резистора за 8000 часов уменьшается на 10% (для многих других TP в этой области температур $\Delta R_{_{\rm T}}$ достигает 30% от номинала по причинам неодинакового химического состава).

Итак, мы предлагаем материал для нового TP с достаточно хорошими параметрами (ТКС, Δ T/T), при этом экономический эффект достигается за счет более дешевого исходного материала, простоты выращивания монокристаллов, исключением затрат на разбраковку по величине электрического сопротивления и подгонку параметров термистора к заданным номинальным значениям.

Литература

- 1. Шефтель И.Т. Терморезисторы. М.: Наука, 1972, 415 с.
- 2. Першиц Я.Н., Вейсман В.Л. Физика твердого тела, 1970, 12, вып. 4, 1285-1288.
- 3. Мурин А.Н. Химия несовершенных ионных кристаллов. Л.: изд-во ЛГУ, 1975, 252-253.
- 4. Шамовский Л.М. Кристаллофосфоры и сцинтилляторы в геологии. М.: Недра, 1985, 239 с.
- 5. Першиц Я.Н., Павлов Е.В. Физика твердого тела, 1968, 10, вып. 5, 1420-1424.

Осташев В.В., Петров С.В.

ИНФОРМАЦИОННЫЙ ПОДХОД К МОДЕЛИРОВАНИЮ МИКРОПЛАСТИЧЕСКИХ ДЕФОРМАЦИЙ НА МЕЗОУРОВНЕ

- 1. **Общие положения**. Известные физические представления о пластической деформации в поликристаллах на мезоуровне позволяют определить ее как защитную реакцию в деформируемом поликристаллическом материале (ДПМ) на воздействие внешней среды, а сами механизмы пластичности сводятся к нескольким моментам [1]:
- пластическая деформация есть результат нелинейных взаимодействий крупномасштабных деформационных дефектов, называемых мезодефектами, в представительном объеме по схеме "сдвиг-поворот";
- -мезодефект определяется как масштабное пространственно-временное образование, существующее в дискретной или непрерывной форме в виде отдельных функционально-структурных единиц, взаимодействующих кластеров или целостной структуры.
- -мезодефекты различного уровня, содержащие как сдвиговую, так и поворотную компоненты деформации, делают возможным перемещение в деформируемом поликристаллическом материале структурных элементов различного масштаба;
- -ведущим механизмом деформации является первичное скольжение, которое всегда порождает первичный материальный поворот- все остальные механизмы деформации являются аккомодационными, обеспечивающими релаксацию поля поворотных моментов, действующих на мезодефект со стороны окружающего материала.

Принципиально такой подход может быть реализован только в рамках замкнутой системы определений, когда деформируемый поликристаллический материал представляется как система открытая, нелинейная динамическая, грубая, многоуровневая иерархическая, диссипативная, самоорганизующаяся, информационная [2].

Для ДПМ, работающего в режиме самоорганизации, время имеет определенную энергетическую стоимость — можно сказать, что мезодефект призван решать экстремальные задачи преобразования энергии и информации в материальных потоках. Предположение о том, что мезодефект, выбирая свои действия, пытается максимизировать определенную целевую функцию с учетом всей имеющейся у него информации, называем гипотезой рационального поведения. Согласно этой гипотезе мезодефект, прежде всего, должен выжить в условиях стесненной релаксации, а разряд "сдвиг-поворот" или отдельный акт (сдвиг или поворот), рассматриваем как финальный этап решения этой задачи. При этом установление связей с другими мезодефектами на одноименном уровне или по иерархическому принципу служит средством оптимальной организации таких разрядов и всегда носит общий компенсационный характер.

Мезодефект каждого иерархического уровня образуется в результате когерентных энергетических и информационных взаимодействий на предыдущем структурном уровне – при этом энергия является мерой интенсивности процесса, а информация мерой его упорядочения. Одновременно интенсивность сдвигов определяет процессы массопереноса и объем поступления энергии и информации в систему, а интенсивность поворотов меняет скорость их поступления