# Влияние динамического режима адсорбции на импеданс композитных структур с пористым кремнием

© А.Ю. Карлаш<sup>¶</sup>, Г.В. Кузнецов, С.В. Литвиненко, Ю.С. Милованов, В.А. Скрышевский

Киевский национальный университет им. Т. Шевченко, 01133 Киев, Украина

(Получена 17 февраля 2010 г. Принята к печати 11 марта 2010 г.)

Исследованы импедансные и оптические свойства прессованных композитов на основе порошков микрокристаллического и нанопористого кремния. Кристаллиты пористого кремния получены методом химического травления исходного микрокристаллического кремниевого порошка. Кислородная пассивация поверхности в процессе формирования пористого порошка обеспечивает стабильность характеристик композита. Анализ экспериментальных зависимостей импеданса в частотном диапазоне  $1-10^6$  Гц позволяет разделить вклады в общую проводимость композита объема зерен и межкристаллитных границ. По результатам исследования временных зависимостей импеданса определены скорости изменения электрофизических параметров композитных структур в условиях динамического адсорбционно-десорбционного воздействия внешних реагентов (H<sub>2</sub>O и C<sub>2</sub>H<sub>5</sub>OH).

### 1. Введение

Нанокристаллический кремний является перспективным материалом для создания композитных структур для оптоэлектронных преобразователей, газовых и химических сенсоров, солнечных батарей, накопителей водорода [1-4]. Существует несколько технологий получения ультрадисперсных систем с кремниевыми нанокристаллитами: ионное легирование, импульсное лазерное осаждение, нанесение кластеров Si в плазме выкочастотного разряда и др. Значительный интерес проявляется также к разработке методов формирования дисперсных керамических композитных структур на основе наноразмерных порошков кремния [5,6]. Параметры таких структур легко контролируются путем изменения исходного состава, свойств объема зерна (структуры и размеров кристаллитов, концентрации легирующих примесей) и межзеренных границ (пористости, состояния поверхности кристаллита) [7–9].

Одной из возможностей модификации состава и структуры кремниевых композитов может быть применение порошков пористого кремния (*por-Si*). В монокристаллитах *por-Si* наблюдаются характерные для наноструктурированных полупроводников явления квантования энергетического спектра, увеличения ширины запрещенной зоны, уменьшения диэлектрической проницаемости. Разнообразие фрактальной морфологии порошкового материала приводит к существенным отличиям электрических, оптических и механических характеристик и соответственно к новым возможностям практического применения.

Для получения порошков пористого кремния *por*-Si можно использовать сравнительно простую технологию химического травления (stain eitching) мелкозернистого порошкового кремния [9,10]. Методы химического травления микрокристаллического (*mc*-Si) кремниевого порошка позволяют формировать порошки *por*-Si с различными размерами и морфологией (микро-, нано-, комбинированные микронанокристаллиты). Наличие развитой химически активной поверхности определяет высокую чувстительность кристаллитов *por*-Si к различного рода внешним воздействиям, в частности к адсорбционным [1,2]. Возникает проблема разработки методов обеспечения стабильности и контроля параметров порошка *por*-Si как на стадии изготовления, так и на стадии формирования композитной структуры.

Одним из информативных методов выявления закономерностей влияния окружающей среды на физикохимические свойства дисперсных композитных систем является спектроскопия полного импеданса [11,12]. Анализ годографов полного импеданса позволяет разделить вклады в проводимость от объема и межкристаллитных границ зерен, исследовать явления переноса заряда, выяснить роль процессов адсорбции и химического взаимодействия в различных газовых и жидкостных средах. Как правило, измерения частотных зависимостей емкостных и резистивныхх характеристик образца проводят в стационарном режиме при фиксированных параметрах контролируемой среды [11]. В то же время актуальной остается задача определения физико-химического состояния композита в динамическом режиме при непрерывно изменяющемся взаимодействии с внешними реагентами. Изучение временных трансформаций импедансных спектров позволяет более детально оценить влияние изменений адсорбционно-индуцированных процессов на чувствительность и динамику отклика композитных сенсорных структур.

В работе ставилась задача установления корреляций между частотными и временными зависимостями полного импеданса и определения скорости изменения параметров композитных структур с пористым кремнием непосредственно в условиях меняющегося адсорбционно-десорбционного воздействия. Для исследования взаимодействия композитных образцов с жидкими средами были выбраны этиловый спирт и вода, адсорбция полярных молекул которых приводит к существенным изменениям химических связей и зарядовых

<sup>¶</sup> E-mail: karlash@univ.Kiev.ua

состояний на поверхности кремния [13]. Кроме того, влага является обязательной компонентой большинства газовых смесей, которые контролируются с помощью химических сенсоров.

### 2. Образцы и методика эксперимента

В качестве исходного материала использовалась мелкозернистая фракция порошка промышленного кремния *p*-типа (*mc*-Si) с удельным сопротивлением 0.001-0.003 Ом · см. Максимальный размер кристаллитов не превышал нескольких микрометров. Порошок пористого кремния изготавливали методом химического травления исходного порошка в смеси фтористоводородной и азотной кислот:  $HF: HNO_3: H_2O = 4:1:20$ при постоянном перемешивании и  $T = 35-55^{\circ}$ С. После травления порошок (в дальнейшем por-Si) собирался в виде пены и высушивался на воздухе при комнатной температуре. Такой комбинированный микронанопорошок состоял из кремниевых гранул размером 30-50 нм, покрытых нанокристаллитами 2-5 нм (см. вставку на рис. 1). Подтверждением последнего является наличие интенсивной красно-оранжевой фотолюминесценции пористого порошка (рис. 2). Изготовленные порошки por-Si тщательно перемешивались с исходным порошком *mc*-Si в весомых соотношениях 0-100%. Полученные смеси прессовались в специальной пресс-форме при давлениях до 5 · 10<sup>7</sup> Па с добавлением тефлона в качестве связующего (до 20% по массе). В результате получаются достаточно прочные пластины в виде дисков диаметром 10 мм и толщиной до 1 мм. После компактирования композитные структуры использовали для дальнейших импедансных и оптических измерений.

Частотные и временные зависимости компонент полного импеданса исследовались с помощью измерителя иммитанса Е7-20 в фторопластовой ячейке с прижимными контактами (Pt) диаметром 10 мм. Амплитуда измерительного синусоидного сигнала составляла 40–100 мВ, диапазон частот — 25–10<sup>6</sup> Гц, температура — 25°С. Измеренные значения модуля инпеданса |Z| и угла  $\theta$  сдвига фазы пересчитывались в активную  $Z_{
m Re} = rac{|Z|}{\sqrt{1 + {
m tg}^2\, heta}}$  и реактивную  $Z_{
m Im} = |Z| \sqrt{rac{{
m tg}^2\, heta}{1 + {
m tg}^2\, heta}}$ компоненты полного импеданса  $Z(\omega) = Z_{\text{Re}} - j Z_{\text{Im}}$ . Для исследования влияния жидкостной среды на импедансные спектры образцы погружали в ячейку с дистиллированной водой (H<sub>2</sub>O) или чистым этиловым спиртом (С2Н5ОН, 96%). Изменения во времени регистрировались в режиме естественного высушивания образца после удаления жидкости из объема ячейки.

Влияние условий формирования кремниевых порошков и дисперсных композитных структур на их основе на транспортные и рекомбинационные процессы в объеме и на границах зерен контролировали методами импеданс-спектроскопии, ИК-спектроскопии и фотолюминесценции. Спектры пропускания измерялись с помощью фурье-спектрометра Perkin Elmer Sprectrum BXII



**Рис. 1.** ИК-спектры пропускания порошков исходного микрокристаллического кремния (*I*), пористого кремния (*2*) и пористого кремния после обработки в растворе 5% HF (3). На вставке — схематическое изменение формы кристаллитов до и после химического травления: *I* — кристаллическое ядро, *2* — оболочка кристаллита.



**Рис. 2.** Влияние прессования ( $P = 3 \cdot 10^7$  Па) на спектры фотолюминесценции пористого кремния; I — свежеприготовленная компактированная структура; 2 — компактированная структура после воздействия  $C_2H_5OH$  и сушки на воздухе; 3 — порошок пористого кремния (*por*-Si).

в диапазоне 4000—400 см<sup>-1</sup>. Исследования проводились как для пластин, так и для порошков в смеси с KBr. Спектры фотолюминесценции исследовали при возбуждении импульсным ультрафиолетовым азотным лазером с длиной волны  $\lambda = 337$  нм ( $\tau = 10$  нс).

## 3. Экспериментальные результаты и обсуждение

### 3.1. Исходные порошки и композитные структуры

Для выяснения механизмов взаимодействия адсорбента с композитной структурой необходимы сведения об исходном составе порошков кремния. На рис. 1 приведены результаты исследования ИК-спектров пропускания порошков исходного микрокристаллического кремния mc-Si (рис. 1, кривая I) и полученного методом химического травления пористого кремния *por*-Si (рис. 1, кривая 2). На вставке показано изменение формы кристаллитов в процессе травления.

Спектры пропускания исходного порошка mc-Si содержат слабо выраженные колебательные полосы (рис. 1, кривая 1), что, очевидно, обусловлено существенным влиянием на прозрачность кристаллитов непористого кристаллического ядра. Приготовленный методом химического травления порошок por-Si состоит из кремниевых нанокристаллитов с высокой концентрацией Si-H-связей (рис. 1, кривая 2). В ИК-спектрах идентифицируются полосы поглощения при Si-O (1100 см<sup>-1</sup>), SiH<sub>x</sub> (x = 1, 2, 3) в области  $(2080-2140 \text{ см}^{-1})$ , O<sub>3</sub>SiH  $(2250 \text{ см}^{-1})$ , которые являются характерными и для электрохимически выращенных пленок пористого кремния [14]. Слабые широкие полосы поглощения (3000-3700 см<sup>-1</sup>) обычно связывают с присутствием адсорбированных на поверхности кремния частиц воды и О-Н-групп [15,16]. Пары воды являются основным окисляющим компонентом окружающей атмосферы по отношению к поверхности Si, что при длительном выдерживании порошка на воздухе и может быть причиной формирования полос поглощения групп О-Н в связях Si-OH.

При химических методах изготовления порошка por-Si возможна реализация различных механизмов пассивации ненасыщенных связей (ионами водорода, кислорода, гидроксильной группы). Вероятность замещения химически и термически нестабильных поверхностных групп SiH<sub>x</sub> более стабильными кремний-кислородными соединениями непосредственно в процессе формирования определяется составом химического травителя [14,17]. При низких значениях концентрации HF в растворе в ИК-спектре проявляется интенсивная полоса на частоте 1100 см<sup>-1</sup>, связанная с поглощением на колебаниях типа Si-O (рис. 1, кривая 2). Аналогичные мостиковые связи Si-O-Si наблюдаются в диоксиде кремния при высокотемпературном окислении в сухом кислороде [18]. Последующая обработка порошка пористого кремния в 5% HF в течение 20 с приводит к ожидаемому исчезновению полосы Si-O (рис. 1, кривая 3). Данные ИК-спектроскопии подтверждаются результатами термодинамического анализа условий электрохимического равновесия реакции взаимодействия Si с плавиковой кислотой в разбавленных электролитах [14]. При невысоких концентрациях HF и низких pH реакция образованная соединений кремния с кислородом является термодинамически выгодней водородной пассивации и определяет стабильность физических и химических свойств поверхности наночастиц кремния.

В процессе компактирования композитных структур сформированные на поверхности микрогранул порошка por-Si кремниевые нанокристаллиты сохраняют основной комплекс физических характеристик. В спектрах фотолюминесценции исходного порошка и композита в оранжевой области спектра наблюдается характерная широкая полоса свечения, которая может быть объяснена размерным эффектом в структурах с разноразмерными осцилляторами (рис. 2). Интенсивность максимума свечения после прессования существенно возрастает, что, очевидно, связано с эффективным формированием связей между атомами кремния и адсорбированными на поверхности кремниевых наночастиц атомами водорода и кислорода. Согласно [6], увеличение механического давления при сжатии кремниевых порошков приводит к разрушению структурных связей Si-Si и возникновению значительной концентрации валентных связей атомов кремния, которые при дальнейшем насыщении образуют наблюдаемые в ИК-спектрах структуры Si-H,  $O_v - Si - H_x$  (рис. 1). Уменьшение концентрации оборванных связей при повышении давления прессования приводит к дополнительным каналам излучательной рекомбинации и росту интенсивности полос в спектре фотолюминесценции.

После экспозиции в среде этанола исходное значение спектра практически восстанавливается через 2-3 ч сушки на воздухе (рис. 2, кривая 2). Стабильность компактированных структур может определяться процессами образования на поверхности кремниевых кристаллитов кремний-кислородных соединений, более устойчивых по сравнению с кремний-водородными (рис. 1). Кроме того, образование при химическом травлении на поверхности кремниевых кристаллитов оксидных соединений препятствует процессам агломерации частиц в процессе компактирования.

# 3.2. Частотные зависимости импеданса кремниевых структур

На рис. З в координатах комплексной плоскости  $Z_{\text{Re}}-Z_{\text{Im}}$  показаны результаты измерений частотных зависимостей импеданс-спектров композитных кремниевых образцов в атмосфере воздуха. Годограф представляет собой либо незначительно смещенную вдоль оси  $Z_{\text{Re}}$  единичную полуокружность (для образцов *mc*-Si + (20%)*por*-Si), либо сдвоенные полуокружности (для образцов *mc*-Si). Точками показаны данные измерений, сплошными линиями — результаты расчета согласно используемой для аппроксимации эквивалентной схемы (см. вставку к рис. 3).

Полный импеданс  $Z(\omega)$  эквивалентной схемы включает низкочастотную  $R_BC_B$  и высокочастотную  $R_VC_V$  цепочки, соответствующие процессам транспорта носителей заряда через границы зерен и в объеме зерна, а

Состав структуры	Параметры аппроксимации (RC)									
mc-Si	$R_B$ , Ом	$C_B, \Phi$		$R_V$ , Ом		$C_V, \Phi$	<i>R</i> <sub>0</sub> , Ом			
	$3.3 \cdot 10^5$	$2.5\cdot 10^{-10}$		$6.9 \cdot 10^5$		$23.0\cdot10^{-10}$	3.9 · 1	.0 <sup>3</sup>		
	Параметры аппроксимации (СРЕ)									
mc-Si + (20%) $por$ -Si	<i>R</i> , Ом		Q		<i>R</i> <sub>0</sub> , Ом		S			
	$2.4\cdot 10^6$		$5.3 \cdot 10^{-10}$		$3.5 \cdot 10^3$		0.87			

Таблица 1.

также омическое сопротивление токоподводящих контактов  $R_0$  [11]:

$$Z(\omega) = R_O + \frac{R_B}{1 + j\omega R_B C_B} + \frac{B_V}{1 + \omega R_V C_V}.$$
 (1)

Для образцов *mc*-Si в частотном диапазоне  $1-10^6$  Гц появляется возможность регистрации на годографе двух незначительно перекрывающихся полуокружностей (рис. 3, кривая 2). Это свидетельствует о вкладе в общую проводимость структуры как объема, так и границ кристаллитов. В точке максимума на частоте  $\omega_s$ выполняются соотношения

$$\varpi_s = \frac{1}{\tau_s} = \frac{1}{C_V B_V} \quad \text{M} \quad \varpi_s = \frac{1}{\tau_s} = \frac{1}{C_B B_B}$$

соответственно для высокочастотной и низкочастотной областей спектра. При  $\omega = 0$  и  $\omega = \infty$  мнимый компонент импеданса  $Z_{\rm Im} = 0$ , что позволяет определять значения сопротивлений  $R_0, R_V, R_B$  непосредственно по положению полуокружностей на действительной оси. Параметры аппроксимации импеданс-спектров образцов *mc*-Si и *mc*-Si + (20%) *por*-Si приведены в табл. 1.

Как правило, в дисперсных керамических материалах удельное сопротивление (отнесенное к единичной длине) границ кристаллитов больше объемного. Однако измеренное общее значение  $R_B$  меньше  $R_V$ , так как межзеренные границы могут быть на несколько порядков тоньше самих зерен. Температурные изменения сопротивлений  $R_V$  и  $R_B$  носят активационный характер, но для сопротивления  $R_V$  сильно легированного объема они выражены значительно меньше. Высокая степень легирования кремния, очевидно, является причиной и высоких значений емкости  $C_V$ . Обратно пропорциональная толщине граничного слоя величина емкости  $C_B$  обычно не превышает значений  $C_B = 10^{-9} \Phi$ , тогда как сопротивление  $R_B$  межкристаллитного слоя трудно характеризовать типичной величиной.

В образцах mc-Si + (20%) *por*-Si присутствующие в составе композита кластеров *por*-Si способствует сближению значений постоянной времени  $\tau_s$  параллельных RC-цепочек объема и границ кристаллитов, что приводит к росту перекрытия соответствующих полуокружностей. В годографе наблюдается только единичный неидеальный полукруг (рис. 3, кривая 2), реальная

форма которого определяется степенью перекрытия полуокружностей. В этом случае резистивно-емкостные свойства системы удовлетворительно описываются при использовании в эквивалентной схеме элемента постоянной фазы (СРЕ — constant phase element) [12]. После замены емкости этим элементом выражение для полного импеданса композитной структуры имеет вид [11]

$$Z(\omega) = R_0 + \frac{R_s}{1 + (j\omega)^s R_s Q},\tag{2}$$

где Q — элемент постоянной фазы, s — показатель, характеризующий неоднородность электрических свойств структуры  $(-1 \le s \le 1)$ . При s = 1 элемент СРЕ соответствует емкости, при s = 0 — сопротивлению. Определенные для структур mc-Si + (20%) por-Si значения параметров Q, s и сопротивлений  $R_0$ ,  $R_s$  показаны в табл. 1.

Малые размеры нанокристаллитов *por*-Si вызывают не только уширение в них запрещенной зоны, но и высокое электрическое сопротивление независимо от концентрации носителей зарядов в исходном кремниевом порошке [9]. Кроме того, перенос заряда между кристаллитами в значительной мере блокируется электростатическим



**Рис. 3.** Зависимость годографов импеданса композитных структур от состава исходных порошков. *1 — mc*-Si, *2 — mc*-Si + (20%)*por*-Si. На вставке — структура композита и эквивалентная схема для моделирования.

Физика и техника полупроводников, 2010, том 44, вып. 10

барьером, связанным с наличием оксидного слоя на границе.

#### 3.3. Влияние адсорбции на временные зависимости импеданса

Рассмотрим основные особенности изменений импедансных спектров композитных структур под влиянием изменяющегося во времени воздействия внешней среды. При измерениях импеданса на постоянной частоте  $\omega_n$ обычно получают лишь результирующие значения последовательно или параллельно соединенных сопротивления *R* и емкости *C* образца, отражающих в обобщенном виде всю совокупность происходящих процессов. В случае параллельной *RC*-цепочки действительную  $Z_{\text{Re}}$ и мнимую  $Z_{\text{Im}}$  части полного импеданса  $Z(\omega)$  на фиксированной частоте  $\omega_n$  можно представить в виде

$$Z_{\text{Re}} = \frac{R}{1 + \omega_n^2 \tau^2}, \quad -Z_{\text{Im}} = \frac{\omega_n \tau R}{1 + \omega_n^2 \tau^2}, \quad (3)$$

где  $\tau = RC$  — временная константа эквивалентной схемы. Из выражения (3) следует, что в предположении  $R \approx \text{const}$  зависимости  $Z_{\text{Re}}$  и  $Z_{\text{Im}}$  от частоты  $\omega$  и переменной  $\tau$  имеют аналогичный вид. Импедансспектр в координатах комплексной плоскости  $Z_{\text{Re}}-Z_{\text{Im}}$  описывается уравнением окружности с координатами центра  $Z_{\text{Re}} = R/2$  и  $Z_{\text{Im}} = 0$ . Максимум зависимости наблюдается при  $\tau_n = \frac{1}{\varpi_n} = C_n R_n$ , что дает возможность простой экстраполяции временной зависимости импеданса. ( $R_n$  и  $C_n$  — соответственно значения сопротивления и емкости на частоте  $\omega = \omega_n$ ). Переход от режима адсорбции к режиму десорбции не влияет на вид годографа во всем интервале возможных значений постоянной  $\tau$  (0 <  $\tau$  <  $\infty$ ).

На постоянной частоте измерительного сигнала  $\omega = \omega_n$  временные зависимости импеданса определяются изменениями сопротивления R(t) и емкости C(t) структуры. В предположении линейного характера временных зависимостей переменных R(t) и C(t) во всем диапазоне концентрации адсорбента получим:

$$R(t) = R(0)(1 + \alpha_R t), \quad C(t) = C(0)(1 + \alpha_C t), \quad (4)$$

где

$$\alpha_R = \frac{1}{R(0)} \left[ \frac{R(A) - R(0)}{t(A) - t(0)} \right] \text{ M } \quad \alpha_C = \frac{1}{C(0)} \left[ \frac{C(A) - C(0)}{t(A) - t(0)} \right]$$

соответственно скорости изменения сопротивления R(t) и емкости C(t). Индекс A соответствует состоянию адсорбционного насыщения ("влажный" образец), индекс 0 — состоянию без адсорбционного воздействия ("сухой" образец).

Особенностью исследованных композитных структур является достаточно высокая чувствительность к адсорбционно-десорбционному воздействию этилового спирта и воды. На рис. 4 показано влияние динамического режима десорбции этилового спирта на модификацию временных зависимостей импеданса структур



**Рис. 4.** Модификация годографов импеданса композитных структур a - mc-Si, b - mc-Si + (20%) *por*-Si в среде C<sub>2</sub>H<sub>5</sub>OH (96%) на разной частоте измерительного сигнала: I - 0.1, 2 - 1.0, 3 - 10 кГц.

*mc*-Si (рис. 4, *a*) и *mc*-Si + (20%)*por*-Si (рис. 4, *b*) для трех значений частоты измерительного сигнала  $\omega_n$ : 0.1, 1, 10 кГц. Точками показаны данные экспериментальных измерений, сплошными линиями — результаты расчета согласно (3) и (4).

Локальные электрические поля адсорбированных полярных молекул приводят к изменению зарядового состояния поверхности и электрических параметров мелкодисперсной полупроводниковой структуры. При высушивании ( $t \rightarrow t(0)$  — "сухой" образец) в области низких концентраций адсорбата графики в координатах комплексной плоскости  $Z_{\text{Re}}-Z_{\text{Im}}$  имеют вид неидеальной полуокружности (рис. 4). Зависимости в виде полуокружностей сходны с полученными из частотных измерений (рис. 3) и отражают кинетический характер процессов переноса заряда. В среде этилового спирта ( $t \rightarrow t(A)$  — "влажный" образец) в области высоких концентраций адсорбата переход к линейной

	Параметры								
Состав структуры		$\alpha_R$ , мин <sup>-1</sup>		$\alpha_C$ , мин $^{-1}$					
	10 <sup>2</sup> , Гц	10 <sup>3</sup> , Гц	10 <sup>4</sup> , Гц	10 <sup>2</sup> , Гц	10 <sup>3</sup> , Гц	10 <sup>4</sup> , Гц			
mc-Si mc-Si + (20%)por-Si	0.0096 0.0093	0.0096 0.0093	0.0098 0.0096	1.0 0.80	1.70 0.20	0.50 0.087			

Таблица 2.

зависимости, характерной для диффузионных процессов переноса электроактивного вещества [12]. Причиной такой зависимости может быть проявление эстафетного механизма ионного переноса по поверхности в результате перекрытия волновых функций адсорбата [17] при высокой концентрации адсорбированных молекул спирта или воды. Кроме того, к ионной проводимости может приводить формирование капиллярного гидростатического давления при осаждении жидкости в порах. На соотношение кинетических и диффузионных процессов переноса заряда существенно влияют морфологические различия исследуемых структур *mc*-Si и *mc*-Si + (20%) por-Si (рис. 4).

В табл. 2 приведены рассчитанные значения скорости изменения сопротивления  $\alpha_R$  и  $\alpha_C$  композитных структур для различных частот измерительного сигнала.

Адсорбционная чувствительность при комнатной температуре означает, что энергия связи адсорбата с адсорбентом не превышает нескольких kT. В этом смысле более устойчивыми являются структуры с повышенным содержанием *por*-Si, характеризующиеся более низкими значениями  $\alpha_R$  и  $\alpha_C$  во всем интервале частот. Зависимость импеданса от частоты измерений  $\omega_n$  в основном определяется вкладом связанной с изменениями зарядового состояния емкостной компоненты.

Кинетика изменения поверхностного заряда определяется наложением двух процессов: появлением поверхностного адсорбционного заряда и перезарядкой собственных поверхностных состояний полупроводниковой структуры в новых условиях равновесия [13]. В области более высоких частот  $\omega_n > 1$  кГц доминирующим фактором является заряжение относительно быстрых адсорбционных состояний. Характеристическое время перезарядки зависит от концентрации адсобированных диполей и длительности адсорбционного-десорбционного процесса. Как правило, скорость переноса заряда уменьшается с ростом концентрации адсорбата, так как для зарядки адсорбционных состояний необходимо преодолевать возрастающий в процессе адсорбции энергетический барьер. В области низких частот  $\omega_n < 1$  кГц существенной становится роль перезарядки более медленных поверхностных состояний, концентрация которых практически не зависит от адсорбционного процесса. В то же время изменение соотношения концентраций собственных и адсорбционных состояний, а также времен их перезарядки может приводить к появлению максимума в кинетической кривой изменений поверхностного заряда. На рис. 5 показаны временные зависимости импеданса композитных образцов различного состава на частоте  $\omega_n = 1 \,\mathrm{k}\Gamma$ ц после воздействия водной среды. Динамика десорбции воды в режиме высушивания характеризуется более низкими значениями скорости изменения параметров по сравнению со средой этилового спирта: для структур *mc*-Si ( $\alpha_R = 0.0067 \,\mathrm{Muh}^{-1}$ ,  $\alpha_C = 0.15 \,\mathrm{Muh}^{-1}$ ) и для структур *mc*-Si + (20%) *por*-Si ( $\alpha_R = 0.0067 \,\mathrm{Muh}^{-1}$ ,  $\alpha_C = 0.54 \,\mathrm{Muh}^{-1}$ ).

В водной среде лимитирующее влияние медленных диффузионных процессов проявляется при более низких концентрациях адсорбата и на более низких частотах. Уже на частоте  $\omega_n = 1 \, \mathrm{k} \Gamma \mathrm{u}$  годограф демонстрирует наличие как кинетических (полуокружность), так и диффузионных (прямая линия) процессов (рис. 5). Увеличение содержания пористого кремния приводит к повышению стабильности композитных структур, параметры композитов mc-Si + por-Si практически полностью восстанавливаются после нескольких адсорбционнодесорбционных циклов. Доминирующими являются кинетические процессы переноса заряда (наличие полукруга в годографе). Это согласуется с полученными данными ИК-спектроскопии (рис. 2) о влиянии частичной кислородной пассивации на уменьшение концентрации ненасыщенных валентных связей и заряженных хемосор-



Рис. 5. Модификация годографов импеданса нанокомпозитных структур a - mc-Si, b - mc-Si + (20%) *por*-Si в среде H<sub>2</sub>O на частоте 1.0 кГц: 1 - mc-Si, 2 - mc-Si + (20%) *por*-Si.

Физика и техника полупроводников, 2010, том 44, вып. 10

Возможной причиной проявления комплексности характера прохождения тока через границы раздела фаз является низкочастотный вклад в проводимость ионнопротонных слагаемых (H+, H<sub>3</sub>O+, OH-, O-), обусловленных присутствием гидратированной воды в поверхностном слое кристаллитов кремния. В низкочастотной области спектра перенос ионных дефектов в цепочках молекул адсорбированной воды может обеспечить значительную протонную проводимость в соединениях кристаллогидратов, решетка которых насыщена кристаллизационной водой [19]. На высоких частотах малоподвижные компоненты заряда не успевают переходить через межфазную границу, емкость межкристаллического слоя становится частотно независимой и определяется морфологическими особенностями структуры. В области низких частот  $f < 10^3$  Гц при графоаналитическом определении параметров эквивалентной схемы следует учитывать дополнительную к барьерной емкости частотозависимую комплексную компоненту.

### 4. Заключение

Таким образом, можно сделать вывод, что графоаналитическая обработка временных зависимостей импеданса в условиях динамической адсорбции позволяет получать информацию о свойствах объема и границ кристаллитов дополнительно к стационарным импедансным исследованиям в диапазоне частот.

Различия в составе и структурных характеристиках исходных порошков mc-Si и por-Si, а также условий компактирования определяют стабильность свойств полученных композитов. Частичная кислородная пассивация поверхности непосредственно в процессе формирования порошка пористого кремния обеспечивает стабильность характеристик композитных структур. Адсорбция полярных молекул (H<sub>2</sub>O и C<sub>2</sub>H<sub>5</sub>OH) определяет кинетику изменений поверхностных зарядовых состояний и соответственно электрических параметров структур. Результаты исследования временных зависимостей импеданса позволили определить скорости изменения параметров композитных структур в условиях динамического адсорбционно-десорбционного воздействии.

Авторы выражают благодарность A. Venrturello и G. Geobaldo (Politecnico di Torino) за предоставленные результаты FE-SEM анализа порошков кремния.

### Список литературы

- M.Y. Channam, A.A. Abouelsaood, J.F. Nijs. Sol. Energy Mater. Solar Cells, 60, 105 (2000).
- [2] C. Baratto, G. Faglia, E. Comini. G. Sherveglieri, A. Taroni, V. La Ferrara, L. Quercia, G. Di Francia. Sensors Actuators B: Chemical, 77, 62 (2001).
- [3] V. Strukha, V. Skryshevsky, V. Polishchuk, E. Souteyrand, J.R. Martin. J. Porous Mater., 7, 111 (2000).
- 7 Физика и техника полупроводников, 2010, том 44, вып. 10

- [4] V.A. Skryshevsky, A. Laugier, V.I. Strikha, V.A. Vikulov. Mater. Sci. Engin. B, 40, 54 (1996).
- [5] J. Costa, P. Poura, J.K. Morante, E. Bertran. J. Appl. Phys., 83, 7879 (1998).
- [6] Н.Н. Кононов, Г.П. Кузьмин, А.Н. Орлов, А.А. Сурков. О.В. Тихоневич. ФТП, 39, 868 (2005).
- [7] Э.Б. Каганович, Э.Г. Манойлов, И.Р. Базылюк, С.В. Свечников. ФТП, 37, 353 (2003).
- [8] С.Г. Дорофеев, Н.Н. Кононов, А.А. Ищенко, Р.Б. Васильев, М.А. Гольдштрах, К.В. Зайцева, В.В. Колташев, В.Г. Плотниченко, О.В. Тихоневич. ФТП, 43, 1460 (2009).
- [9] V. Lysenko, J. Vitiello, B. Remaki, D. Barbier, V. Skryshevsky. Appl, Surf. Sci., 230, 425 (2004).
- [10] L. Schirone, G. Sotgiu, M. Montecchi. J. Luminecs., 80, 163 (1999).
- [11] A.J. Bard, L.R. Faulkner. Electrochemical methods. Fundamentals and applications (Wiley & Sons, Inc., 2001).
- [12] C. Gabrielli. Used and application of electrochemical impedance techniques (Farnborough, 1990).
- [13] И.В. Гаврильченко, С.А. Дяченко, Г.В. Кузнецов, В.А. Скрышевский. УФЖ, 51, 460 (2006).
- [14] С.А. Гаврилов, А.И. Белогорохов, Л.И. Белогорохова. ФТП, 36, 104 (2002).
- [15] R.A. Bley, S.M. Kanzlarich, J.E. Davis, H.W.H. Lee. Chem. Mater., 8, 1881 (1996).
- [16] T.D. Shen, I. Shmagin, C.C. Koch, R.M. Kolbas, Y. Fahmi, L. Bergman, R.J. Nemanich, M.T. McClure, Z. Sitar, M.X. Quan. Phys. Rev. Bm, 55, 7615 (1997).
- [17] Д.И. Биленко, О.Я. Белобровая, Э.А. Жаркова, Д.В. Терин, Э.И. Хасина. ФТП, **39**, 834 (2005).
- [18] V.P. Tolstoy, I.V. Chernyshova, V.A. Skryshevsky. *Handbook* of infrared spectroscopy of ultrathin films (Wiley, N.Y., 2003).
- [19] T. Arigane, K. Yoshida, T. Wadayama, A. Hatta. Surf. Sci., 427–428, 304 (1999).

Редактор Л.В. Беляков

# Effect of dynamic adsorption mode on impedance of composite structures of porous silicon

A.Yu. Karlach, G.V. Kuznetsov, S.V. Litvinenko, Yu.S. Milovanov, V.A. Skryshevsky

Taras Shevchenko Kiev University, 01601 Kiev, Ukraine

**Abstract** The impedance and optical properties of pressed composites based on microcrystalline and nanoporous Si were investigated. Crystallites of porous silicon are obtained by a method of stain etching of an initial microcrystalline silicon powder. The oxygen passivation of a surface during formation of porous powder provides stability of the composite characteristics. The analysis of experimental dependences of impedance in the frequency range of  $1-10^6$  Hz allows select the contributions to general composites conductivity of a volume grains and interface crystallites. The speeds of change of physical parameters of composite structures are determined from the dynamic time-dependent impedance at adsorption–desorption effect of external (H<sub>2</sub>O or C<sub>2</sub>H<sub>5</sub>OH) reactants.