## 07

## Особенности высокочастотной вольт-фарадной характеристики фотоэлектрического преобразователя солнечной энергии на основе кремниевого *p*-*n*-перехода с антиотражающим слоем пористого кремния

© В.В. Трегулов

Рязанский государственный университет им. С.А. Есенина, 390000 Рязань, Россия e-mail: trww@yandex.ru

## (Поступило в Редакцию 6 марта 2014 г.)

Представлены результаты экспериментального исследования высокочастотной вольт-фарадной характеристики фотоэлектрического преобразователя солнечной энергии на основе  $n^+ - p$ -перехода с тонкой пленкой пористого кремния на фронтальной поверхности. Показано, что вольт-фарадная характеристика определяется поверхностной МДП-структурой, возникающей в результате формирования слоя пористого кремния методом анодного электрохимического травления. Определена эффективная толщина диэлектрического слоя поверхностной МДП-структуры, концентрация примеси в ее полупроводниковой области и плотность поверхностных состояний.

Применению тонких пленок пористого кремния (por-Si) в качестве антиотражающего покрытия фронтальной поверхности традиционных фотоэлектрических преобразователей (ФЭП) солнечной энергии посвящено достаточно много публикаций. Убедительно показано, что применение слоя por-Si позволяет увеличить эффективность преобразования солнечной энергии. В то же время электрофизические свойства таких ФЭП изучены не достаточно.

В настоящей работе приведены результаты исследования высокочастотной вольт-фарадной характеристики (ВФХ) кремниевого ФЭП на основе  $n^+-p$ -перехода с тонкой пленкой рог-Si на  $n^+$ -поверхности.

Основой исследуемой структуры является  $n^+ - p$ -переход, сформированный диффузией фосфора. В качестве подложки использовался монокристаллический кремний солнечного качества *p*-типа проводимости с ориентацией поверхности (100) и удельным сопротивлением 1  $\Omega \cdot$  ст. Глубина залегания  $n^+ - p$ -перехода составляет 0.5  $\mu$ m. Пленка por-Si выращивалась на поверхности  $n^+$ -слоя методом анодного электрохимического травления. В настоящей работе исследовались ФЭП с пленкой por-Si толщиной 0.4  $\mu$ m. Как показано в нашей работе [1], такая толщина слоя por-Si является оптимальной с точки зрения эффективности ФЭП. Для проведения измерений к *p*-области структуры и поверхности por-Si формировались индиевые контакты.

Измерение ВФХ проводилось с помощью цифрового измерителя иммитанса E7-20 при частоте тестового сигнала 1 МНz и температуре 300 К. Была исследована партия из 10 одинаковых образцов, ВФХ которых имели практически одинаковый вид. Типичная высокочастотная ВФХ для исследуемой серии образцов показана на рисунке. Полярность приложенного к структуре постоянного смещения U определяется знаком напряжения на контакте к por-Si.

Представленная на рисунке характеристика не соответствует ВФХ  $n^+ - p$ -диода (исходной структуры), у которого минимум емкости должен наблюдаться в области положительных напряжений смещения.

Полученная ВФХ (рисунок) характерна для структуры металл-диэлектрик-полупроводник (МДП) на основе полупроводника *n*-типа проводимости. Режим аккумуляции основных носителей заряда имеет место в области положительных напряжений. Обеднение также начинается при достаточно больших положительных напряжениях (рисунок). При отрицательном смещении наступает глубокое обеднение. Локальный максимум вблизи U = 0 V связан с влиянием поверхностных состояний [2]. Измеренная ВФХ существенно растянута по оси напряжений. Данная ситуация объясняется влиянием поверхностных состояний [3]. Напряжение плоских зон сильно смещено в область положительных значений, что может быть объяснено влиянием отрицательного заряда в диэлектрическом слое [3].



Вольт-фарадная характеристика исследуемой структуры при частоте измерительного сигнала 1.

При глубоком обеднении емкость МДП-структуры минимальна [3] и соответствует некоторому значению  $C_{\min}$ . При этом ширина области пространственного заряда максимальна и может быть определена следующим соотношением [3]:

$$W_{\rm max} = \sqrt{\frac{4\varepsilon\varepsilon_0 kT \ln(N_d/n_i)}{q^2 N_d}},\tag{1}$$

где  $\varepsilon$  — диэлектрическая проницаемость кремния,  $\varepsilon_0$  — диэлектрическая постоянная, k — постоянная Больцмана, T — абсолютная температура,  $n_i$  — собственная концентрация для кремния, q — заряд электрона,  $N_d$  — концентрация донорной примеси в полупроводниковом слое МДП-структуры. С другой стороны, величину  $W_{\text{max}}$  можно связать с полной емкостью МДП-структуры в режиме обеднения  $C_{sc}$  min следующим образом:

$$W_{\rm max} = \frac{\varepsilon \varepsilon_0 S}{C_{sc\,\rm min}},\tag{2}$$

где *S* — площадь металлического электрода МДПструктуры,

$$C_{sc\,\min} = \left[\frac{1}{C_{\min}} - \frac{1}{C_i}\right]^{-1},\tag{3}$$

 $C_i$  — емкость диэлектрического слоя (равна емкости МДП-структуры в режиме аккумуляции) [3]. В нашем случае  $C_i = 7.0 \cdot 10^{-10} \Phi$  (рисунок).

В результате вычислений по (1)-(3) для значений  $C_{\min} = 2.8 \cdot 10^{-10} \Phi$  и  $C_i = 7.0 \cdot 10^{-10} \Phi$  (рисунок) была определена величина  $N_d$ , которая составила  $8.3 \cdot 10^{16} \,\mathrm{cm^{-3}}$ .

Полученное значение N<sub>d</sub> существенно меньше концентрации донорной примеси в  $n^+$ -слое исходного  $\Phi \Im \Pi$ . Это можно объяснить обеднением *n*<sup>+</sup>-слоя атомами донорной примеси при электрохимическом травлении. Согласно [4], наиболее вероятной причиной образования обедненных областей является переход примесных атомов в электрически неактивное состояние за счет внедрения водорода в кристаллическую решетку кремния. Водород в ходе анодного электрохимического травления способен проникать из электролита через стенки пор в кристаллическую матрицу por-Si, приводить к электрической пассивации примесных атомов и созданию обедненных областей вокруг каждой поры. Обедненные области могут достаточно далеко распространяться вглубь кремниевой матрицы вследствие высокого коэффициента диффузии водорода [4,5].

Как известно, por-Si представляет собой массив кремниевых кристаллитов, разделенных цилиндрическими порами различного диаметра, но примерно одинаковой длины. Поры содержат в основном окислы кремния, доля оксидной фазы уменьшается по мере удаления вглубь пористого слоя [6]. Наиболее мелкие, наноразмерные кремниевые кристаллиты находятся вблизи поверхности пленки por-Si [7]. Диэлектрическая проницаемость слоя por-Si  $\varepsilon_{\rm eff}$  оценивалась с помощью модели эффективной среды Бруггемана [8]. При вычислениях принималось, что пористый слой состоит из кремниевых кристаллитов и включений SiO<sub>2</sub>. В результате величина  $\varepsilon_{\rm eff}$  составила 4.8.

Эффективная толщина диэлектрического слоя  $d_{\text{eff}}$  исследуемой структуры оценивалась по значению емкости  $C_i$  на основе соотношения, полученного из [3]:

$$d_{\rm eff} = \frac{\varepsilon_{\rm eff}\varepsilon_0 S}{C_i}.$$
 (4)

Вычисленное значение  $d_{\text{eff}}$  составило  $0.03\,\mu\text{m}$ .

Как отмечалось выше, наличие локального максимума на ВФХ (рисунок) при U = 0 V связано с влиянием поверхностных состояний с глубокими энергетическими уровнями. В области обеднения при некотором напряжении  $U_t$  вместо дальнейшего снижения емкость структуры несколько возрастает (рисунок). Это объясняется изменением заполнения энергетических уровней поверхностных состояний. При  $U = U_t$  поверхностный уровень пересекает уровень Ферми [2]. Изменение заряда поверхностных состояний происходит при изменении напряжения  $\Delta U$  (рисунок). По величине  $\Delta U$  может быть определена плотность поверхностных состояний  $N_{st}$  из выражения [2]:

$$N_{st} = \frac{\Delta U C_i}{qS}.$$
 (5)

Для исследуемой структуры величина  $N_{st}$  составила  $8.3 \cdot 10^{11} \,\mathrm{cm}^{-2}$ .

Таким образом, полученная ВФХ (рисунок) может быть объяснена формированием поверхностной МДП-структуры на  $n^+$ -слое исходного ФЭП в ходе электрохимического травления. В качестве диэлектрического слоя выступает поверхностный слой рог-Si, толщиной  $d_{\rm eff}$ , содержащий наиболее мелкие кремниевые кристаллиты и включения окислов кремния. Величина концентрации мелких доноров в активном полупроводниковом слое поверхностной МДП-структуры определяется электрической пассивацией примесных атомов исходной  $n^+$ -области за счет внедрения водорода при электрохимическом травлении.

## Список литературы

- [1] Трегулов В.В., Скопцова Г.Н. // Научно-технический вестник Поволжья. 2013. № 2. С. 44–47.
- [2] Пека Г.П. Физические явления на поверхности полупроводников. Киев: Высшая школа, 1984. 214 с.
- [3] Зи С.М. Физика полупроводниковых приборов. М.: Мир, 1984. 456 с.
- [4] Зимин С.П. // ФТП. 2000. Т. 34. Вып. 3. С. 359-363.
- [5] Fang J., Pilon L. // Appl. Phys. Lett. 2012. Vol. 101. P. 011 909.
- [6] Тутов Е.А., Бормонтов Е.Н., Кашкаров В.М., Павленко М.Н., Домашевская Э.П. // ЖТФ. 2003. Т. 73. Вып. 11. С. 83–89.
- [7] Горячев Д.Н., Беляков Л.В., Сресели О.М. // ФТП. 2000. Т. 34. Вып. 9. С. 1130–1134.
- [8] Головань Л.А., Тимошенко В.Ю., Кашкаров П.К. // УФН. 2007. Т. 177. Вып. 6. С. 619–638.