УДК 544.653.22:620.193.013:669

ОПРЕДЕЛЕНИЕ СКОРОСТИ АНОДНОГО РАСТВОРЕНИЯ ЭЛЕМЕНТОВ СТРУКТУРЫ СТАЛЕЙ МЕТОДОМ АТОМНО-СИЛОВОЙ МИКРОСКОПИИ

© 2012 Н. В. Тарасова¹, С. Н. Салтыков², А. М. Ховив²

¹ Липецкий государственный технический университет, ул. Московская 30, 398600 Липецк, Россия ² Воронежский государственный университет, Университетская пл. 1, 394006 Воронеж, Россия

Поступила в редакцию 11.10.2012 г.

Аннотация. Показана возможность использования атомно-силовой микроскопии для изучения кинетики растворения элементов структуры сталей в процессе их анодной поляризации. Установлена корреляция результатов качественного металлографического анализа с количественными характеристиками ACM-изображения поверхности стального гетерофазного электрода.

Ключевые слова: анодное растворение, межфазная граница феррит/цементит, межзеренная граница феррит/феррит, структурно-свободный феррит, ферритная матрица перлита, атомносиловая микроскопия, рельеф поверхности.

введение

Анодное растворение поверхности сталей состоит из процессов растворения отдельных элементов структуры: межфазных границ феррит/цементит, межзеренных границ феррит/феррит, ферритной матрицы перлита и тела зерна структурносвободного феррита, имеющих различное кристаллографическое строение [1—3], что приводит к различию скоростей их анодного растворения, расчет которых представлен в [4]. Как показано в [5], растворяющийся элемент структуры имеет меньшую величину яркости на изображении поверхности по сравнению с неразрушенными участками, что визуализирует формирующийся рельеф поверхности. В настоящее время для исследования структуры сталей после азотнокислого травления в практической металлографии находит применение метод атомно-силовой микроскопии (АСМ) [6]. Учитывая то, что в результате электрохимического растворения отдельных элементов структуры также происходит формирование рельефа поверхности, применение метода АСМ является актуальным для поставленной в работе цели — исследования процессов анодного растворения гетерофазного электрода.

ОБЪЕКТ И МЕТОДИКА ИССЛЕДОВАНИЯ

Исследования проводили на углеродистой стали 45 в сернокислом (рН 1.8) растворе. Структура ис-

следуемого сплава, состоит из межфазных границ феррит/цементит, межзеренных границ феррит/ феррит, ферритной матрицы перлита и тела зерна структурно-свободного феррита. Это позволило исследовать изменения топографии поверхности стали в ходе последовательного растворения указанных элементов ее структуры. Анодную поляризацию электрода осуществляли в гальваностатическом режиме в интервале тока от 0.05 до 0.50 мА.

Топографию поверхности стали 45 после поляризации контролировали с использованием сканирующего зондового микроскопа Solver P47-PRO фирмы NT-MDT в «полуконтактном» режиме сканирования [7]. При работе в этом режиме возбуждаются вынужденные колебания кантилевера вблизи резонанса с амплитудой порядка 10-100 нм. Кантилевер подводится к поверхности таким образом, чтобы в нижнем полупериоде колебаний происходило касание поверхности образца. При сканировании образца регистрируется изменение амплитуды и фазы колебаний кантилевера. Взаимодействие кантилевера с поверхностью в «полуконтактном» режиме состоит из ван-дерваальсового взаимодействия, к которому в момент касания добавляется упругая сила, действующая на кантилевер со стороны поверхности. Количественной характеристикой АСМ-изображения поверхности в данной работе являлась глубина (Δh) растворения элемента структуры стали.

РЕЗУЛЬТАТЫ И ОБСУЖДЕНИЕ

Анализ АСМ-изображений исходной полированной поверхности до поляризации электрода (рис. 1) показал, что колебание рельефа, т.е. разность между максимальным и минимальным значением глубины, в случае пересечения секущей неметаллического включения, составляет ≈ 90 нм (рис. 1 б), тогда как для чистой поверхности эта величина не превышает 20 нм (рис. 1 в). Исходя из этого, указанное значение Δh можно считать «фоновым» для сталей с феррито-цементитной структурой.

Изучение АСМ-изображений и профилей поверхности стали 45 после гальваностатического анодного растворения показало, что в результате селективного растворения элементов структуры, подробно описанных в [8], формируется рельеф поверхности (рис. 2). Аналогичная картина наблюдается и в случае химического азотнокислого травления в 1 %-ном растворе HNO₃ (рис. 3). При этом даже незначительное разрушение межфазных границ феррит/цементит и слабое выявление перлита приводит к значительным колебаниям рельефа, достигающим 200 нм (рис. 2 в; 3 в, г), что превышает «фоновое» значение Δh исходной полированной поверхности. Развитие процесса анодного растворения при увеличении тока поляризации в сернокислом растворе и продолжительности травления в 1 % HNO₃ существенно увеличивает Δh (рис. 2 г. ж. з; 3 ж. з).

Для интерпретации полученных результатов рассмотрим профиль поверхности стали 45 после анодной поляризации (рис. 4): проведенная линия пересекает семь зерен, из которых: 1, 3, 5 и 7 — зерна перлита, 2, 4 и 6 — зерна феррита, представленные на АСМ-изображении светлыми и темными участками соответственно. Профиль, отвечающий данной секущей, показан на рис. 4 δ , из которого видно, что меньший перепад Δh соответствует зернам перлита (номера 1, 3, 5 и 7), а больший — зернам феррита (номера 2, 4 и 6).

Таким образом, получаемые в ходе ACMисследования профили поверхности позволяют определить глубину растворения структурносвободного феррита ($\Delta h_{\Phi(crp)}$) и перлита (Δh_{Π}). Поскольку в ходе анодного процесса растворяется только фаза феррита, то величина Δh_{Π} соответствует глубине растворения ферритной матрицы перлита ($\Delta h_{\Phi(\Pi)}$). На рис. 5 представлены зависимости $\Delta h_{\Phi(crp)}$ и $\Delta h_{\Phi(\Pi)}$ от величины поляризующего анодного тока в сернокислом растворе и продолжительности травления в 1 %-ном растворе HNO₃. Видно,





Рис. 1. АСМ-изображение полированной поверхности стали (*a*) и профиль вдоль линий l (*б*) и 2 (*в*)

что глубина растворения ферритной матрицы перлита (рис. 5, *кривые 1, 2*) и структурно-свободного феррита (рис. 5, *кривые 3, 4*) как при электрохимическом растворении, так и при химическом травлении возрастает. При этом в обоих случаях наблюдается преобладание скорости растворения структурно-свободного феррита над ферритной матрицей перлита. Представленные данные полно-



Рис. 2. АСМ-изображения поверхности стали 45 после бестоковой выдержки (*a*) и гальваностатического растворения при токах: 0.10 (б), 0.30 (d) и 0.50 мА (e) в сернокислом (pH 1.8) растворе и профили вдоль указанных секущих (*в*, *г*, *ж*, *з*)



Рис. 3. АСМ-изображения поверхности стали 45 после травления в 1 %-ном растворе HNO₃ в течение 3 (*a*), 5 (*б*), 30 (*d*) и 120 с (*e*) и профили вдоль указанных секущих (*в*, *г*, *ж*, *з*)



Рис. 4. АСМ-изображение поверхности стали 45 (*a*) после поляризации током 0.30 мА и профиль (*б*) вдоль секущей; цифры соответствуют номеру пересекаемого зерна

стью подтверждают результаты расчета удельных скоростей растворения $i_{\phi(\text{стр})}$ и $i_{\phi(\text{ПП})}$, полученные в [4] на основе потенциодинамической вольтамперометрии. При этом глубина растворения ферритной матрицы перлита в электрохимических и химических условиях имеет близкие значения, лежащие в пределах погрешности измерений (рис. 5, *кривые 1, 2*). В то же время, величина $\Delta h_{\Phi(crp)}$ зависит от условий растворения: в случае химического растворения в 1 %-ном растворе HNO₃ зависимость $\Delta h_{\Phi(\text{стр})} = f(t)$ характеризуется монотонно возрастающей кривой, лежащей в области более высоких значений (рис. 5, кривая 4), чем зависимость $\Delta h_{\Phi(\text{стр})} = f(I)$, полученная после электрохимической поляризации (рис. 5, кривая 3). При этом на зависимости $\Delta h_{\Phi(crp)} = f(I)$ наблюдаются две области, разделенные значением тока 0.30 мА. В соответствии с результатами микроскопического исследования, представленными в работе [8], после поляризации током 0.30 мА на поверхности стали 45 начинается растворение структурно-свободного феррита, состоящее из последовательного растворения межзеренных границ феррит/феррит и тела зерна феррита. Таким образом, развитие анодного процесса, фиксируемое методом ACM, при $I \ge$ 0.30 мА связано с растворением структурносвободного феррита, что коррелирует с выводами, изложенными ранее в [5, 8] на основе результатов микроскопического исследования и сканертехнологий.

При детальном анализе полученных профилей наблюдаются точки, глубина которых почти в 2 раза превышает максимальную глубину растворения тела зерна феррита и перлита. Их количество при-



Рис. 5. Зависимости глубины растворения ферритной матрицы перлита (*1*, *2*) и структурно-свободного феррита (*3*, *4*) от тока поляризации (*1*, *3*) в сернокислом (pH 1.8) растворе и продолжительности травления (*2*, *4*) в 1 % HNO₃

близительно составляет 6 и 16 % от общего количества точек, приходящихся на поверхность зерна структурно-свободного феррита и перлита соответственно. Учитывая структуру стали 45, можно предположить, что указанные точки поверхности соответствуют межзеренным границам феррит/ феррит и межфазным границам феррит/цементит в перлите.

Подтверждением этого служит АСМ-изображение, на котором проведена секущая, проходящая через ферритную составляющую микроструктуры. Секущая выбрана таким образом, что она проходит одновременно через три смежных зерна феррита, разделенных межзеренными границами феррит/ феррит и обозначенных на рис. 6 цифрами 1-3. Действительно, на профиле поверхности (рис. 6 ϵ) в области 5 и 22 мкм, т.е. между зернами 1 и 2, а также 2 и 3, наблюдаются минимумы Δh_1 и Δh_2 , величина которых относительно тела зерна составляет 140 и 120 нм. Таким образом, диаметр зерна 2 равен 17 мкм, что полностью соответствует количественным характеристикам структуры стали 45, в соответствии с которыми средний диаметр зерна феррита стали 45 составляет 13.2 мкм. Аналогичный анализ секущей, проведенной через зерно перлита (рис. 6 б), показал, что длина выбранной секущей составляет более 30 мкм, что превышает средний диаметр зерна перлита для этой стали почти в два раза ($D_{\Pi} = 17.0$ мкм), т.е. в действительности секущая проходит через несколько зерен перлита. На профиле поверхности (рис. 6 г) в области 2 и 20 мкм, наблюдаются минимумы Δh_1 и Δh_2 , величина которых относительно тела зерна составляет 90 и 140 нм. При этом диаметр зерна 1 на рис. 6 б равен 18 мкм, что соответствует металлографическим характеристикам стали 45.

На основании изложенного можно считать, что точки поверхности, глубина растворения которых превышает величины $\Delta h_{\Phi({
m crp})}$ и $\Delta h_{\Phi({
m fl})}$ почти в два раза, являются межфазными и межзеренными гра-



Рис. 6. АСМ-изображения зерен феррита (*a*) и перлита (*б*) стали 45 после анодной поляризации током 0.30 мА и профили вдоль секущих (*в*, *г*)



Рис. 7. Зависимости глубины растворения границ феррит/цементит (1, 2) и феррит/феррит (3, 4) от тока поляризации (1, 3) в растворе с рН 1.8 и продолжительности травления (2, 4) в 1 % HNO₃

ницами, разрушение которых в ходе поляризации возможно оценить с помощью атомно-силовой микроскопии (рис.7).

Объяснение полученных результатов заключается в кристаллографическом строении рассматриваемых элементов структуры [1-3]. Установленное преобладание скорости растворения структурно-свободного феррита над скоростью растворения ферритной матрицы перлита связано с наличием субзеренной структуры внутри зерна феррита, представляющей собой малоугловые границы, моделируемые системой дислокаций. В ферритной матрице пластинчатого перлита возможно отсутствие субзеренной структуры при размере ферритных слоев, соизмеримых с длиной свободного пробега дислокаций в феррите. В этом случае в ферритной матрице перлита будут присутствовать отдельно расположенные дислокации. Преобладание скорости растворения межзеренных границ феррит/феррит над межфазными границами феррит/цементит связано с углом разориентировки, увеличение которого до ~30° приводит к росту энергии границы и, как следствие, к увеличению скорости их растворения.

выводы

1. Уточнен характер растворения межфазных границ феррит/цементит, межзеренных границ феррит/феррит, ферритной матрицы перлита и тела

зерна структурно-свободного феррита гетерофазного электрода и показана возможность использования атомно-силовой микроскопии для изучения кинетики растворения элементов структуры в процессе анодной поляризации.

2. Получены количественные характеристики анодного растворения элементов структуры стали и установлена корреляция результатов АСМисследования с кристаллографическими и металлографическими характеристиками структуры.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

1. *Яковлева И. Л., Карькина Л. Е., Хлебникова Ю. Л.* и др. // Физика металлов и металловедение. 2001. Т. 92. № 6. С 89.

2. Яковлева И. Л., Карькина Л. Е., Хлебникова Ю. Л. и др. // Материаловедение. 2003. № 7. С. 41.

3. *Перевалова О. Б.* // Физика металлов и металловедение. 2005. Т. 99. № 1. С. 46.

4. *Салтыков С. Н., Тарасова Н. В.* // Защита металлов. 2006. Т. 42. № 5. С. 542.

5. Тарасова Н. В., Салтыков С. Н., Ведищев В. В. // Физикохимия поверхности и защита металлов. 2010. Т. 46. № 2. С. 220.

6. *Маратканова А. Н., Ломаева С. Ф., Яковлева И. Л.* // Физика металлов и металловедение. 2007. Т. 104. № 2. С. 184.

7. Бухараев А. А., Овчинников Д. В., Бухараева А. А. // Заводская лаборатория. 1997. № 5. С. 10.

8. *Тарасова Н. В., Салтыков С. Н. //* Коррозия: материалы, защита. 2007. №4. С. 6.

Тарасова Наталия Владимировна — к.т.н., доцент кафедры механики пластического деформирования, Липецкий государственный технический университет; тел.: (4742) 328239, e-mail: tarnv82@mail.ru

Tarasova Natalia V. — PhD (Eng.), Lipetsk State Technical University; tel.: (4742) 328239, e-mail: tarnv82@mail. ru

Салтыков Сергей Николаевич — к.х.н., доцент, доцент кафедры химии, Липецкий государственный технический университет; тел.: (4742) 328155, e-mail: saltsn@mail.ru

Ховив Александр Михайлович — д.х.н., д.ф.-мат.н., профессор, профессор кафедры общей и неорганической химии, Воронежский государственный университет; тел.: (4732) 208289, e-mail khoviv@.vsu.chem.ru

Saltykov Sergey N. — PhD (Chem.), associate professor, Lipetsk State Technical University; tel.: (4742) 328155, email: saltsn@mail.ru

Khoviv Alexander M. — grand PhD (Chem., Phys.-Math.), professor, Voronezh State University; tel.: (4732) 208869, e-mail khoviv@vsu.chem.ru