

## СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- Bleiberg M. Venice Conf. 1963, № 3, p. 319.
- Berman R. J. Nucl. Materials, 1960, № 2, p. 129.
- Конобеевский С. Т. Действие облучения на материалы. М., Атомиздат, 1967.
- Ластман Б. Радиационные явления в двуокиси урана. М., Атомиздат, 1964.
- Кекельберг Р., Крук А., Френе А. В сб.: Катализ.

Новые физические методы исследования. М., «Мир», 1964, с. 161.

- Грэг С., Синг К. Адсорбция, удельная поверхность, пористость. М., «Мир», 1971.
- Ерофеев Б. В. Переходные металлы и их свойства. М., «Знание», 1966.
- Lippens B. In: Proc. Phys. and Chem. Asp. of Adsorb. and Catalysts. London-New-York, Acad. Press, 1970.

## Антифрикционные свойства некоторых облученных сталей в среде натрия

КРАСНОЩЕКОВ М. М., ЛЫСЯК О. Д., МАРКОВСКИЙ Е. А.

УДК 621.891:669.14:621.039

Цель настоящей работы заключалась в определении антифрикционных характеристик ряда облученных материалов в условиях одновременного воздействия нагрузки, натриевой среды и повышенных температур. Исследованы сталь X18H9, эта же сталь после поверхностного упрочнения (хромирование и азотирование при 1150° С), стали Р18 и ЭИ-347Ш после стандартной термообработки (закалка и отпуск), а также сплавы ЦН-2 и ЦН-12.

Образцы облучали в вакуумно-гелиевых каналах ядерного реактора типа ВВР-М интегральной дозой быстрых нейтронов  $2 \cdot 10^{20}$  нейтр./см<sup>2</sup> и тепловых нейтронов  $9 \cdot 10^{20}$  нейтр./см<sup>2</sup> в течение 998,5 ч при температуре 650° С. Исследованы три группы образцов — исходные, термостатированные и облученные. Термостатирование проводили в аргоне при 650° С в течение 998,5 ч. Горячую твердость определяли на переоборудованном приборе Виккерса в интервале 20—600° С в потоке аргона. Испытания на трение и износ в жидком натрии и в смеси аргона и паров натрия проводили в герметичной камере при температуре 350° С, удельном давлении 25 кг/см<sup>2</sup> и скорости скольжения 5 м/мин; путь трения составлял 1,2 км в каждой среде.

В результате облучения и термостатирования горячая твердость хромированно-азотированного слоя стали X18H9 и сплава ЦН-12 растет, причем облученные материалы имеют относительно более высокую твердость.

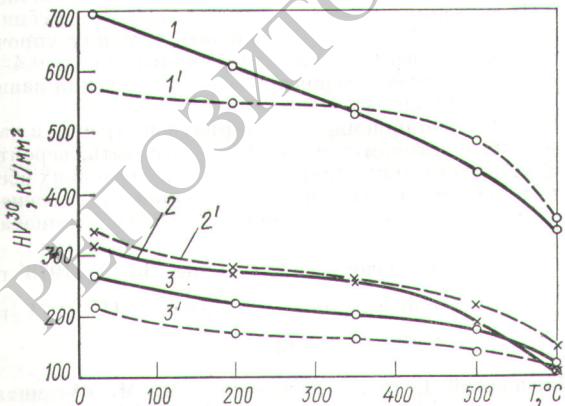


Рис. 1. Горячая твердость сталей ЭИ-347Ш (1, 2, 3) и Р18 (1', 2', 3'): 1 и 1' — исходная; 2 и 2' — термостатированная; 3 и 3' — облученная.

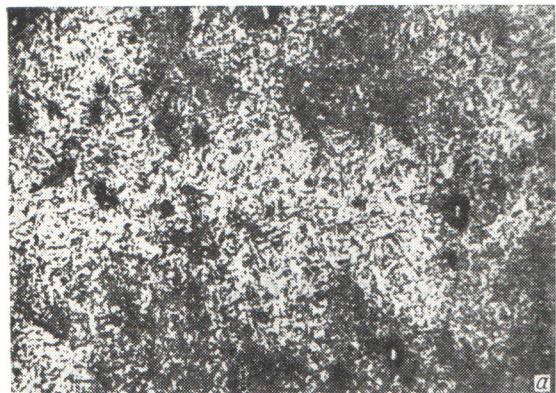
дость. Эти данные подтверждаются результатами измерения микротвердости в сечении образца, свидетельствующими об упрочнении этих материалов.

Термостатирование сталей Р18 и ЭИ-347Ш (рис. 1) приводит к резкому падению горячей твердости; облучение вызывает еще большее ее снижение, что указывает на значительные изменения микроструктуры. Металлографическим анализом установлено, что мартенсит термостатированных образцов, распадаясь при нагреве, превращается в сорбит отпуска (рис. 2). Облучение способствует более интенсивной коагуляции феррито-цементитной смеси и дальнейшему разупрочнению закаленных сталей. Эти данные подтверждают наблюдавшийся ранее эффект разупрочнения закаленных сталей под облучением [1].

Результаты испытаний образцов на машине трения (рис. 3) указывают на значительное влияние среды: коэффициенты трения и износ меньше в жидком натрии, чем в аргоне с парами натрия. В ряде опытов в жидком натрии наблюдалось некоторое увеличение суммарной толщины образцов, что вызвано, по-видимому, образованием на их поверхности новых хемосорбированных соединений в начале испытания.

Натрий как высокотемпературная смазка характеризуется адсорционным, диффузионным и коррозионным действием [2]. Антифрикционные свойства материалов в натрии зависят также от интенсивности химических реакций на границе раздела. Термодинамический расчет показывает, что взаимодействие окислов хрома с натрием и окиси натрия с хромом и окисью хрома приводит к образованию соединения  $\text{Na}_2\text{CrO}_4$ . Этот хемосорбированный двойной окисел стабилен вплоть до 600° С и является высокотемпературной твердой смазкой, снижающей коэффициент трения. Вероятно, при трении в жидком натрии протекают одновременно два процесса: износ материала и образование пленки окисла, причем в начале испытания превалирует второй процесс.

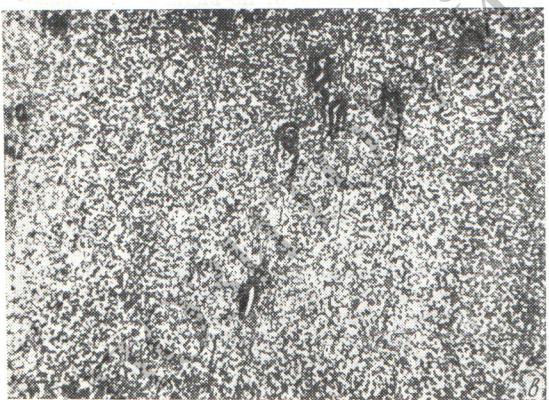
Изменение износстойкости при облучении прямо связано с изменением твердости (см. рис. 3). Так, при испытании образцов ХА в парах натрия износстойкость и твердость увеличиваются после термостатирования и особенно облучения. Прямая зависимость между износстойкостью и твердостью обнаруживается и для образцов ХА-С и ЦН-12. Но, если отсутствуют необратимые структурные превращения, износстойкость материалов при облучении изменяется мало. Резкое снижение износстойкости облученных сталей Р18 и ЭИ-347Ш связано с распадом мартенсита в условиях повышенной диффузионной подвижности атомов при терморадиационной обработке. В данных температурных условиях облуче-



а



б



в

Рис. 2. Микроструктура стали ЭИ-347III ( $\times 450$ ):  
а — исходная; б — термостатированная; в — облученная.

ний разупрочнение этих метастабильных структур перекрывает возможное незначительное радиационное упрочнение.

В то же время стали Р18 и ЭИ-347III с сорбитной и перлитной матрицей, упрочненной карбидами, имеют низкий и стабильный коэффициент трения и сохраняют качественную поверхность. Очевидно, эти стали могут

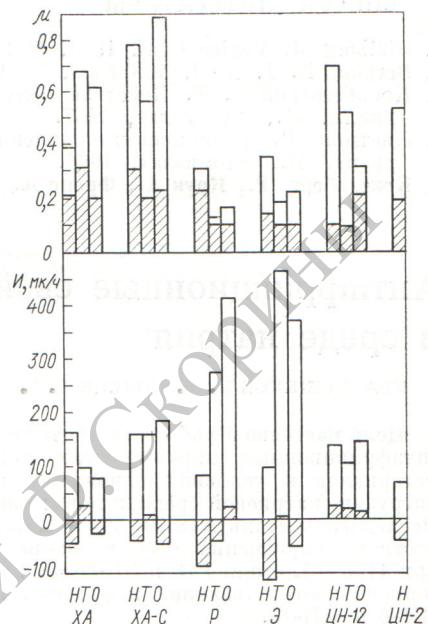


Рис. 3. Результаты испытаний на трение и износ в среде паров натрия и аргона (□) и в жидком натрии (штриховка) одноименных пар материалов (кроме ХА-С).

Н — необлученная пара; Т — термостатированная пара; О — облученная пара; ХА, ХА-С и Р — образцы хромированной и азотированной стали X18H9, сталей X18H9 и Р18 соответственно; Э — образцы стали ЭИ-347III; ЦН-2 и ЦН-12 — сплавы.

успешно применяться в жидком натрии, тогда как в парах натрия длительное воздействие облучения и высоких температур вызывает разупрочнение и большой износ, а также коррозию металла.

Хромирование с последующим азотированием несколько улучшило антифрикционные свойства стали X18H9. Однако высокий коэффициент трения (до 0,8—0,9) и существенные повреждения поверхности (пластическая деформация, течение металла), в особенности в комбинированных образцах ХА-С, указывают на необходимость усовершенствования этого метода упрочнения. При трении металл деформируется на глубину 0,10—0,15 м.м. Необходимо увеличить толщину упрочненного хромированного и азотированного слоя до 0,4—0,5 м.м., чтобы снизить вероятность возникновения лавинообразного процесса схватывания.

Относительно приемлемый коэффициент трения в парах натрия с аргоном при 350° С должен быть, вероятно,  $< 0,5$ . Отсутствие схватывания в этих условиях обеспечивается, в частности, повышенной (не менее 300 кг/м.м<sup>2</sup>) твердостью материала при рабочей температуре.

Поступило в Редакцию 14/IX 1973 г.

В окончательной редакции 30/IV 1974 г.

#### СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

- Марковский Е. А., Краснощеков М. М. «Атомная энергия», 1965, т. 18, вып. 1, с. 72.
- Краснощеков М. М. и др. В сб.: Литые износостойкие материалы. Киев, «Наукова думка», 1972, с. 121.