Влияние электроимпульсной обработки на структуру и долговечность титановых сплавов

© С.В. Лоскутов, В.В. Левитин

05:12

Запорожский государственный технический университет, 69060 Запорожье, Украина e-mail: svl@zstu.edu.ua

(Поступило в Редакцию 14 августа 2001 г.)

Проведено исследование влияния обработки импульсами электрического тока на структуру и свойства титанового сплава ВТЗ-1. Обнаружено, что электроимпульсная обработка титановых образцов приводит к увеличению их долговечности при испытаниях на многоцикловую усталость.

Анализу влияния мощных импульсов электрического тока на изменения структуры металлов посвящен ряд работ [1–4]. В этих исследованиях показано, что электрический ток плотности порядка 100 MA/m² оказывает не только тепловое действие на кристаллическую решетку металла, но и специфическое влияние на структурные дефекты (электропластический эффект). Так, в работе [1] исследована возможность увеличения усталостной долговечности сталей путем обработки их импульсами электрического тока. Представляется перспективным применить электроимпульсную обработку к сплавам титана.

Прочностные характеристики титановых сплавов, содержащих α- и β-фазы (марок ВТЗ-1, ВТ8) отличаются высокими эксплуатационными характеристиками. Обусловлено это метастабильностью α- и особенно β-модификаций, сложной кинетикой фазовых превращений, сопровождающейся образованием новых метастабильных фаз [5]. Эти превращения происходят в локальных объемах и кинетика их протекания связана с природой и концентрацией легирующих элементов. Термическая обработка титановых сплавов, величина и длительность статических и динамических нагрузок, поверхностная пластическая деформация и ряд других факторов определяют фазовый состав и кинетику фазовых превращений. В результате различного вида упрочняющих обработок в приповерхностном слое деталей из титановых сплавов удается создать значительные по величине (до 850 MPa) остаточные сжимающие напряжения. Однако с формированием остаточных напряжений всегда связаны другие изменения материала, также влияющие на усталостную прочность. Накопленный экспериментальный опыт дает основание предположить, что использование в качестве финишной обработки деталей, подверженных циклическим нагрузкам, импульсов электрического тока большой плотности позволит за счет преобладающего выделения тепловой энергии на дефектах кристаллической структуры увеличить диффузионную подвижность атомов в их окрестности, привести дефектную структуру к энергетически более выгодному равновесному термодинамическому состоянию.

Целью данной работы были рентгенодифрактометрическое исследование структурных изменений в титановых сплавах после электроимпульсной обработки и определение влияния такого вида обработки на многоцикловую усталость.

Для исследований были изготовлены образцы из титанового сплава марки BT3-1 в форме одинарной лопатки с размером рабочей части $2 \times 10 \times 60$ mm. Обработку поверхности осуществляли наклепом мелкими стальными шариками, колеблющимися в ультразвуковом поле, а также с помощью виброобработки. Виброобработка состояла в том, что образцы закреплялись в кювете, содержащей рабочие элементы (керамические гранулы). При этом кювета приводилась в колебательное движение, время и амплитуда колебаний варьировались.

Для обработки образцов импульсами электрического тока одной полярности использовали разряд конденсаторной батареи электрогидроимпульсного пресса модели Т1220. Регулировка тока через образец осуществлялась изменением длины и толщины медной проволочки взрываемого проводника. В основном обработка образцов осуществлялась импульсами тока амплитудой порядка 170 MA/m и длительностью 10 µs. Для определения температуры нагрева образцов применяли хромелькопелевую термопару, упруго прижатую в средней части образца. Очевидно, что таким образом фиксировалось несколько заниженное значение температуры разогрева образца. Нагрев образцов при обработке импульсным током варьировался в интервале от 80 до 250°С. Изменения состояния поверхности образцов оценивались по данным измерений распределения контактной разности потенциалов (КРП).

Рентгеновская дифрактометрия образцов до и после электроимпульсной обработки проводилась на дифрактометре ДРОН-3М, работающем на линии с ПК [6]. Использовали монохроматизированное излучение линии Со K_{β} . Остаточные макронапряжения рассчитывались методом " $2\theta - \sin^2 \psi$ ", а для определения микродеформаций и размеров блоков когерентного рассеяния применяли метод аппроксимации по уширению дифракционных линий.

Для испытаний на многоцикловую усталость образцов служил малогабаритный пьезоэлектрический вибростенд [7]. Фиксировались частота колебаний, динамическая нагрузка и число циклов до разрушения образцов.

№ партии образца	Обработка	Остаточные макро- напряжения σ , MPa	Относительная микро- деформация є, 10 ⁻³	Размер блоков <i>D</i> , nm	Среднее число циклов до разрушения <i>N</i> , 10 ⁶
08	Механическая шлифовка и отжиг	-82	2.5	17	0.1
	То же после импульса тока $(t = 250^{\circ} \text{C})$	-103	1.7	19	0.3
07	Механическая шлифовка и отжиг	-37	2.8	18	0.5
	То же после импульса тока $(t = 250^{\circ} \text{C})$	-38	2.5	16	1.2
04	Стальными шариками диа- метром 1.9 mm в ультра- звуковом поле. 3 min	-530	1.6	13	1.3
	То же после импульса тока $(t = 80^{\circ}C)$	-560	1.5	14	1.8
05	Виброамплитудная шли- фовка и полировка, 30 min	-590	1.2	12	1.8
	То же после импульса тока $(t = 225^{\circ}C)$	-360	2.0	20	2.6
06	Виброамплитудное упроч- нение керамическими гра-	-320	0.9	14	2.7
	То же после импульса тока $(t = 250^{\circ} \text{C})$	-285	2.4	22	5.0

Характеристики структурного состояния образцов титанового сплава и результаты испытаний на усталость

Для каждого вида механической обработки определялась предельная нагрузка, при которой образцы не выдерживали базу испытаний (2 · 10⁶ циклов). Каждая партия одного вида обработки составляла 6 образцов. Затем образцы после электроимпульсной обработки испытывались на этой предельной нагрузке, а их долговечность оценивалась по отношению к выбранной базе испытаний. В таблице представлены средние значения числа циклов до разрушения в каждой партии образцов. Отклонения от среднего не превышали 30% для всех образцов.

После электрообработки на поверхности образцов образуются окисные пленки от светло-желтого до коричневого цвета. Геометрия распределения КРП, или энергетический рельеф поверхности, при этом существенно не изменяется. Это видно на рисунке, где прослеживаются особенности рельефа при общем сдвиге кривых КРП. В районе зажима l = 22 mm, где образец имеет значительно большее сечение и осуществляется токосъем, не наблюдаются существенные изменения КРП. В рабочей области весь график смещается в сторону роста КРП (рост работы выхода электрона), что характерно для окисляющихся поверхностей сплавов титана.

Для определения величины остаточных напряжений в деформированных металлах измеряют углы Вульфа– Брэгга, близкие к $\pi/2$. Точность этого метода зависит от возникающих в металле при деформации ориентированных микроискажений решетки, так как из-за них может нарушиться линейная зависимость межплоскостного расстояния d от $\sin^2 \psi$ (ψ — угол между нормалью к поверхности образца и нормалью к отражающей плоскости). Было обнаружено, что после обработки импульсным током улучшается плосконапряженное состояние поверхностного слоя образцов (улучшается линейность графиков в рентгеноструктурном методе определения остаточных макронапряжений " $2\theta - \sin^2 \psi$ ") [8]. Повидимому, это означает, что дефектная кристаллическая структура приповерхностного слоя металла становится в результате электроимпульсного воздействия более однородной и в приповерхностном слое реализуется плосконапряженное состояние материала.



Распределение КРП по поверхности образца: *1* — исходный, *2* — повтор через 48 h, *3* — после обработки 1 импульсом тока 8 kV при нагреве до 250°C, *4* — повтор через 48 h.

Кратковременность воздействия и сравнительно низкие температуры нагрева образцов вызывают ряд вопросов о механизмах структурных перестроек при воздействии мощных импульсов тока на кристаллическую решетку. Поэтому были выполнены эксперименты по изучению структурных изменений, вызванных влиянием нагрева образцов постоянным электрическим током и вакуумным отжигом. Образцы нагревались постоянным током до температуры 350°C, а вакуумная обработка осуществлялась при температуре 650°C в течение 3 h в вакууме не хуже $2 \cdot 10^{-5}$ mm Hg.

По данным рентгенодифрактометрического анализа, для образцов, подвергнутых нагреву постоянным током, наблюдалось незначительное увеличение интенсивности дифракционных пиков. Фазовый состав при этом практически не изменился. Значительные изменения произошли в остаточных макронапряжениях: они стали растягивающимися, уменьшились микродеформации, увеличились размеры блоков мозаики. Нагрев образцов постоянным током до 350°C на воздухе приводит к образованию окисной пленки, аналогичной той, что образуется при электроимпульсной обработке.

Влияние вакуумного отжига приводило к росту интенсивности дифракционных пиков и разделению близко расположенных фаз, снятию остаточных макронапряжений. Отжиг вызывал увеличение микродеформаций и размеров блоков мозаики для поверхностей с исходными остаточными макронапряжениями в большей степени, чем для поверхностей без остаточных макронапряжений. Для образцов после ультразвуковой обработки и виброшлифовки влияние последующего отжига проявлялось в уменьшении разброса структурных параметров по образцам, макро- и микронапряжения становились практически одинаковыми для всех образцов.

Результаты измерений и испытаний представлены в таблице. Видно, что электроимпульсное воздействие благотворно сказалось на увеличении долговечности образцов, подвергнутых различным обработкам. Для образцов с поверхностным упрочнением электроимпульсная обработка привела к снижению остаточных макронапряжений. При этом выросли остаточные микронапряжения и несколько повысился размер блоков мозаики.

Данные рентгенодифрактометрического анализа свидетельствуют также об изменении фазового состава титановых сплавов при электроимпульсной обработке. Наиболее существенные изменения в процессе электрообработки претерпевают линии $(200)_{\beta}$ и $(110)_{\beta}$. Наблюдался рост интенсивности линии $(200)_{\beta}$, что, по-видимому, означает протекание низкотемпературного $\alpha'' \rightarrow \beta$ превращения [9].

Испытания на многоцикловую усталость показали, что долговечность образцов после обработки единичным импульсом тока, когда остаточные сжимающие напряжения релаксировали на 100–150 MPa, выросла приблизительно в 2–3 раза при тех же уровнях динамической нагрузки. Возможно, что частичное снижение уровня остаточных напряжений сопровождалось изменениями в структуре, приводящими к увеличению усталостной прочности образцов.

На основе полученных экспериментальных данных можно считать, что при обработе титановых образцов мощным импульсом электрического тока происходят структурные изменения, отличные от аналогичного теплового воздействия постоянным током или вакуумного отжига. После обработки импульсным током улучшается плосконапряженное состояние поверхностного слоя образцов (улучшается линейность графиков в методе " $2\theta - \sin^2 \psi$ "). В результате электроимпульсного воздействия повышается усталостная долговечность образцов из титанового сплава, подвергнутых различным поверхностным упрочняющим обработкам.

Список литературы

- [1] Зуев Л.Б., Соснин О.В., Подборонников С.Ф. и др. // ЖТФ. 2000. Т. 70. Вып. 3. С. 24–26.
- [2] Пинчук А.И., Шаврей С.Л. // ФТТ. 2001. Т. 43. Вып. 8. С. 1416–1417.
- [3] Кирьянчев Н.Е., Троицкий О.А., Клевцур С.А. // Проблема прочности. 1983. № 5. С. 101–105.
- [4] Дубовицкая Н.В., Захаров С.М., Лариков Л.Н. // Физ. и хим. обраб. матер. 1980. № 3. С. 128–133.
- [5] Дьякова М.А., Львова Е.А., Хаблиев С.З. // ФММ. 1977.
 Т. 44. Вып. 6. С. 1254–1261.
- [6] Серпецкий Б.А., Левитин В.В., Лоскутов С.В., Манько В.К. // Заводская лаборатория. 1998. Т. 64. Вып. 3. С. 28– 30.
- [7] Лоскутов С.В., Левитин В.В., Манько В.К., Серпецкий Б.А., Павлюткин Ю.С. // Заводская лаборатория. 1999. Т. 65. Вып. 7. С. 43–45.
- [8] Васильев Д.М., Трофимов В.В. // Заводская лаборатория. 1984. Т. 50. Вып. 7. С. 20–29.
- [9] Львова Е.А., Дьякова М.А., Хаблиев С.З. // Изв. АН СССР. Металлы. 1979. № 1. С. 154–159.