

Кинетика накопления повреждений теплоустойчивых сталей при различных режимах нагружения

Ф. Ф. Гигиняк, П. А. Булах, Т. Н. Можаровская

Институт проблем прочности им Г. С. Писаренко НАН Украины, Киев, Украина

Представлены результаты исследований кинетики накопления повреждений и процесса деформирования теплоустойчивой стали 10ГН2МФА при различных режимах нагружения в условиях сложного напряженного состояния.

Ключевые слова: накопление повреждений, теплоустойчивая сталь, скорость ползучести, коэффициент гомогенности, твердость.

Введение. В настоящее время исследования по оценке несущей способности и долговечности конструкций с учетом текущего состояния конструкционных материалов базируются на сравнительно большом объеме теоретических разработок, в основу которых положены гипотетические предпосылки о свойствах материалов без учета текущего их состояния и реальных условий эксплуатации. Разработка методов оценки остаточного ресурса машин и конструкций, большинство из которых работает при циклическом нагружении, представляется актуальной задачей. Основной причиной преждевременной потери несущей способности таких объектов являются вышедшие из-под контроля процессы накопления повреждений и трещинообразования в конструкционных материалах.

Методика испытаний. В данном сообщении представлены результаты экспериментальных исследований развития процесса деформирования и кинетики накопления повреждений в теплоустойчивой стали 10ГН2МФА при комнатной температуре в условиях однократного, ступенчатого циклического и непрерывного циклического нагружений при сложном напряженном состоянии. Испытания проводили на тонкостенных трубчатых образцах ($D_h/\delta = 50$, где D_h – наружный диаметр образца; δ – толщина стенки образца), нагружаемых осевой силой и внутренним давлением в различном сочетании на стенде СНТ-8У [1]. В экспериментах реализовывали одноосное ($K = \sigma_z/\sigma_\theta = \infty$) и неравномерное двухосное ($K = 0,5$ и 2) растяжение. В условиях циклического нагружения частота составляла 2 цикл/мин по трапециевидному циклу с выдержкой при максимальной нагрузке 4 с. Контроль и фиксацию нагрузок и деформаций проводили с помощью тензостанции ТИС-ДЕЛЬТА и АЦП У14-140 с передачей данных на компьютер. Для замера твердости на различных ступенях нагружения использовали портативный твердомер фирмы ERNST.

Для оценки поврежденности металла использовали метод LM-твёрдости [2], разработанный в Институте проблем прочности им. Г. С. Писаренко НАН Украины. Метод основан на изменении величины коэффициента гомогенности m (по Вейбуллу), определяемого по формуле Гумбеля [3, 4]:

$$m = 0,4343 d_n \left[\frac{1}{n-1} \sum_{i=1}^n (\lg H_i - \bar{\lg H}) \right]^{-1/2},$$

где d_n – величина, зависящая от количества n измерений (при $n = 30$ имеем $d_n = 1,1124$); H_i – значение твердости при i -м измерении; $\lg H$ – среднее значение логарифма твердости по результатам n измерений.

Обсуждение результатов. Анализ полученных результатов показывает, что коэффициент гомогенности Вейбулла m является параметром, который более чувствителен к величине накопленной деформации ползучести, уровню максимальных напряжений цикла и числу циклов наработки, чем твердость исследованной стали, подобно тому как это отмечалось для других металлов и сплавов в работах [5, 6]. Подобная закономерность (рис. 1) характерна для всех реализованных видов напряженного состояния. На рис. 1 используются следующие обозначения: N – число циклов наработки на каждой ступени нагружения; N_b – число циклов нагружения, накопленных до разрушения образца; σ_i – наибольшая величина интенсивности напряжений каждого цикла на рассматриваемой ступени нагружения, после которой прекращали нагружение без разрушения образца; $\sigma'_{i \max}$ – максимальное значение интенсивности напряжений цикла, достигнутое перед остановкой циклической нагрузки неразрушенного образца на рассматриваемой ступени нагружения; $\sigma_{i \max}$ – максимальная интенсивность напряжений цикла на ступени нагружения, завершающейся разрушением образца; σ_{ib} – интенсивность напряжений, соответствующих разрушению образца при однократном нагружении.

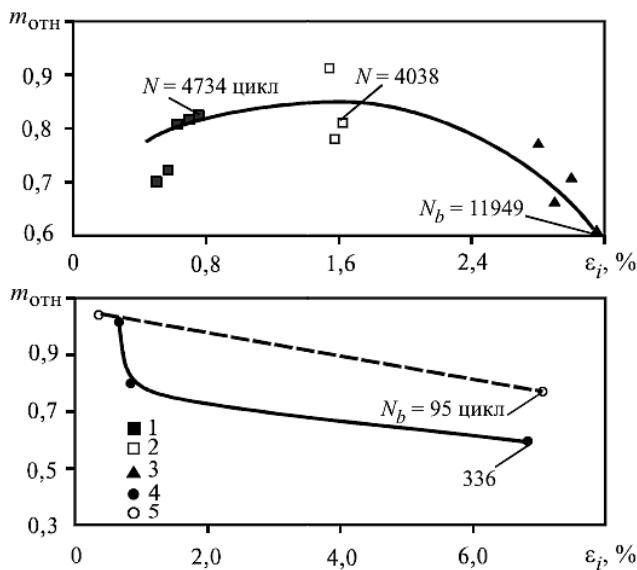


Рис. 1. Экспериментальные зависимости относительного коэффициента гомогенности $m_{\text{отн}}$ от величины накопленной деформации ползучести ϵ_i при ступенчатом циклическом нагружении стали 10ГН2МФА в условиях неравномерного двухосного растяжения $K = 0,5$ с частотой 2 цикл/мин и различных уровнях максимальной интенсивности напряжений цикла: 1 – $\sigma_i/\sigma'_{i \max} = 0,986$ ($\sigma'_{i \max} = 427$ МПа); 2 – $\sigma_i/\sigma'_{i \max} = 0,997$ ($\sigma'_{i \max} = 440$ МПа); 3 – $\sigma_i \max/\sigma_{ib} = 0,987$; 4 – $\sigma_i \max/\sigma_{ib} = 0,933$; 5 – $\sigma_i \max/\sigma_{ib} = 0,998$ ($\sigma_{ib} = 679$ МПа).

В связи с достаточно большим разбросом значений твердости и коэффициента гомогенности от образца к образцу в качестве параметра, характеризующего повреждаемость металла, принимали относительную величину коэффициента гомогенности Вейбулла $m_{\text{отн}}$:

$$m_{\text{отн}} = m_i / m_{\text{исх}},$$

где m_i – текущее значение коэффициента гомогенности, определяемое на каждой ступени нагружения образца после его циклического растяжения при заданном уровне нагрузки; $m_{\text{исх}}$ – значение коэффициента гомогенности, полученное по результатам обработки замеров твердости металла образца в исходном состоянии (до начала эксперимента).

Установлено, что по мере увеличения числа циклов нагружения относительная величина коэффициента гомогенности снижается по сравнению с его исходным значением, особенно существенно в диапазоне циклов нагружения, предшествующих разрушению. Отметим, что темп снижения коэффициента гомогенности m на стадии ускоренной ползучести при одноосном ($K = \infty$) циклическом растяжении выше, чем при двухосном ($K = 0,5$ и 2). Однако при $K = 2$ темп снижения несколько выше, чем при $K = 0,5$ (рис. 2). В то же время изменение коэффициента гомогенности m на стадии установившейся ползучести при $K = \infty; 0,5$ и 2 достаточно близко.

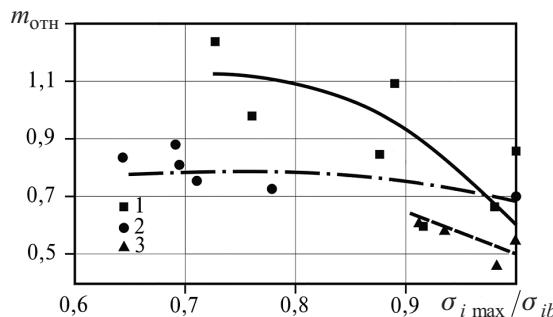


Рис. 2. Зависимость коэффициента гомогенности стали 10ГН2МФА от уровня максимальной относительной интенсивности напряжений цикла в условиях циклического нагружения на стадии ускоренной ползучести при различных видах напряженного состояния: 1 – $K = \infty$; 2 – $K = 0,5$; 3 – $K = 2$.

Оценивая влияние вида напряженного состояния на развитие процесса накопления повреждений в условиях циклического нагружения, заметим, что при переходе от одноосного растяжения к двухосному на стадии ускоренной ползучести замедляется темп изменения относительного коэффициента гомогенности $m_{\text{отн}}$ при увеличении максимальной относительной интенсивности напряжений цикла $\sigma_{i \max} / \sigma_{ib}$ (рис. 2) и продолжительности наработки при заданном усилии нагружения. Вместе с тем известно [1], что для теплоустойчивых сталей в условиях малоциклового нагружения при двухосном растяжении скорость циклической ползучести на стадии установившейся ползучести несколько выше, чем при одноосном растяжении для одинаковых уровней $\sigma_{i \max} / \sigma_{ib}$. Учитывая, что величины предельных деформаций, соответствующих разрушению при разных видах напряженного состояния, су-

щественно различаются [7] (при двухосном растяжении деформация меньше, чем при одноосном), можно предположить, что долговечность металла в условиях двухосного циклического растяжения должна быть ниже, чем при одноосном. Данные соображения получили экспериментальное подтверждение не только для исследованной стали, но и для ряда других конструкционных сталей [1, 7].

Отметим также, что изменение относительной величины коэффициента гомогенности $m_{\text{отн}}$ имеет характерную закономерность как для одноосного ($K = \infty$), так и для двухосного ($K = 0,5$ и 2) видов растяжения. В случае разрушения образца по механизму усталости величина m на стадии замедленной ползучести несколько возрастает по сравнению с исходной, что, вероятно, свидетельствует о некотором упорядочении структуры материала. При квазистатическом характере разрушения увеличения значения m на этой стадии не наблюдается. На стадии установившейся ползучести величина m уменьшается незначительно, а при переходе к стадии ускоренной ползучести темп ее уменьшения существенно возрастает независимо от вида разрушения.

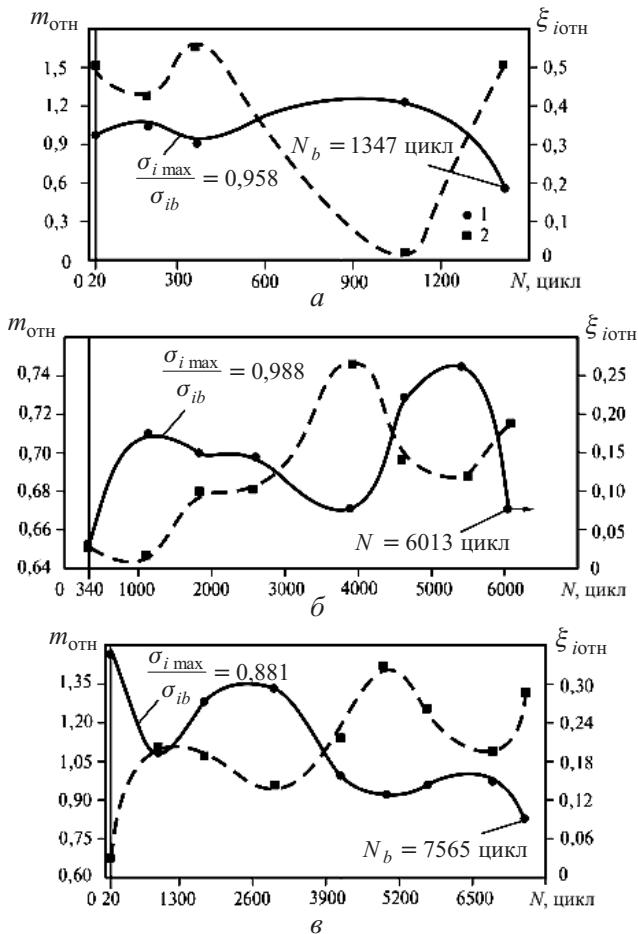


Рис. 3. Зависимости относительных коэффициента гомогенности $m_{\text{отн}}$ (1) и скорости установленнойся ползучести $\xi_{\text{иотн}}$ (2) от наработки в условиях одноосного ступенчатого циклического растяжения стали 10ГН2МФА с частотой 2 цикл/мин при различных долговечностях: a, b, c – соответственно образцы № 1, 2, 3. (Стрелка показывает, что образец не разрушен.)

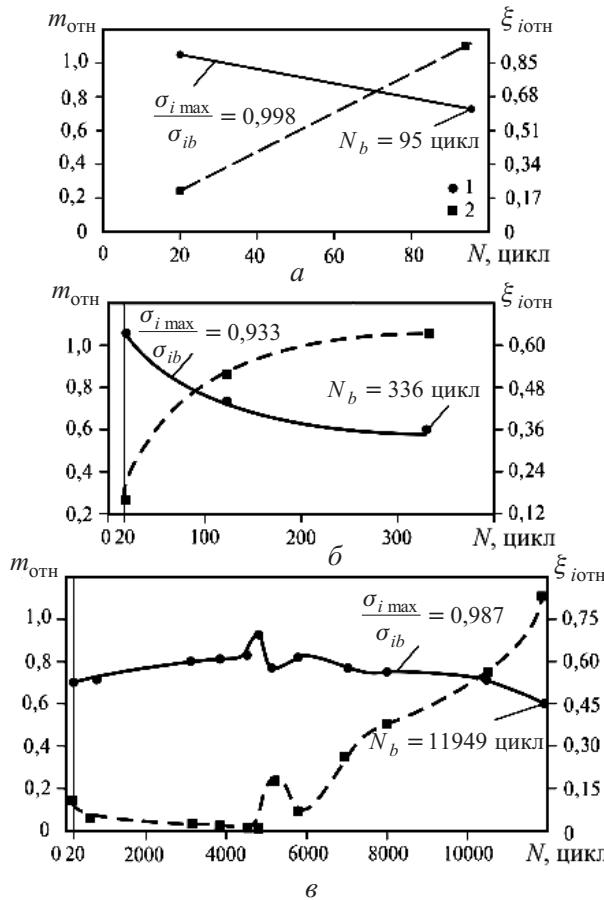


Рис. 4. Зависимости относительных коэффициента гомогенности $m_{\text{отн}}$ (1) и скорости уставновившейся ползучести $\xi_{\text{отн}}$ (2) от наработки в условиях ступенчатого циклического неравномерного двухосного растяжения ($K = 0,5$) стали 10ГН2МФА с частотой 2 цикл/мин при различных долговечностях: а, б, в – соответственно образцы № 5, 6, 7.

Для оценки кинетики скорости циклической ползучести использовали относительные значения минимальной интенсивности скорости ползучести $\xi_{\text{отн}} = \dot{\varepsilon}_{i\text{creep}} / \dot{\varepsilon}_i$, где $\dot{\varepsilon}_{i\text{creep}}$ – минимальная скорость циклической ползучести рассматриваемой ступени циклического нагружения при установленном уровне усилия, после которого определяли коэффициент гомогенности m_i ; $\dot{\varepsilon}_i$ – скорость деформации ползучести, накопленной за время наработки всей рассматриваемой ступени циклического нагружения при установленном уровне усилия, после которого определяли коэффициент гомогенности m_i .

На основании подробного анализа результатов выполненного цикла экспериментальных исследований повреждаемости стали 10ГН2МФА в условиях малоциклового нагружения, выраженной через относительный коэффициент гомогенности $m_{\text{отн}}$, и изменения относительной минимальной интенсивности скорости ползучести $\xi_{\text{отн}}$ в зависимости от числа циклов нагружения N установлена взаимосвязь между изменениями относительного коэффициента гомогенности и относительной минимальной скорости ползучести. Обработка результатов испытаний показывает, что при увеличении

$\xi_{i\text{отн}}$ величина $m_{\text{отн}}$ уменьшается, и наоборот, при уменьшении $\xi_{i\text{отн}}$ значение $m_{\text{отн}}$ увеличивается. Подтверждением вышеизложенного служат графики, приведенные на рис. 3 и 4.

Представленные данные о взаимосвязи коэффициента гомогенности со скоростью ползучести свидетельствуют, что кинетика структурных изменений исследуемого материала в процессе его нагружения зависит от характера развития циклического деформирования металла образца. В дальнейшем это позволит существенно упростить получение экспериментальных результатов, которые необходимы для расчетов долговечности элементов конструкций, работающих в условиях малоциклового нагружения, с помощью аппроксимации зависимости $m_{\text{отн}} - \xi_{i\text{отн}}$ степенной функцией (рис. 5).

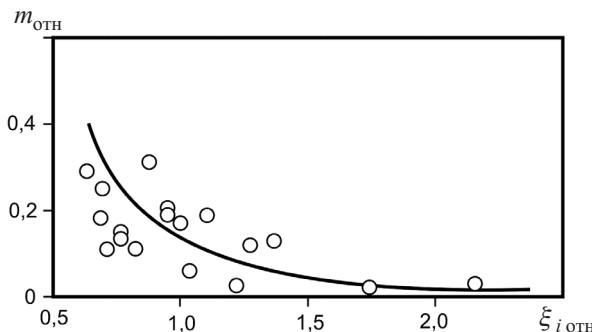


Рис. 5. Аппроксимация зависимости $m_{\text{отн}} - \xi_{i\text{отн}}$ степенной функцией вида $\xi_{i\text{отн}} = 0,2355 m_{\text{отн}}^{-3,8728}$ на примере экспериментальных данных для $K = \infty$.

Результаты обработки полученных экспериментальных данных (рис. 5) могут служить основой для дальнейшего совершенствования методов оценки долговечности при циклическом нагружении металлов в условиях сложного напряженного состояния.

Выводы

1. Отмеченная закономерность взаимосвязи коэффициента гомогенности со скоростью ползучести позволяет совершенствовать существующие методики оценки несущей способности и долговечности металла конструкций, основанные на учете кинетики процессов повреждаемости, протекающих в металлических материалах при нагружении с учетом условий их эксплуатации.

2. Анализ полученных данных позволяет существенно упростить экспериментальные исследования по оценке кинетики деформирования в условиях циклической ползучести с помощью метода LM-твёрдости. В дальнейшем зависимость между $m_{\text{отн}}$ и $\xi_{i\text{отн}}$ можно использовать для усовершенствования деформационно-кинетического критерия [1], на основе которого ранее в Институте проблем прочности им. Г. С. Писаренко НАН Украины разработан расчетно-экспериментальный метод оценки долговечности металлов при циклическом нагружении в условиях сложного напряженного состояния.

Резюме

Наведено результати дослідень кінетики накопичення пошкоджень і процесу деформування теплотривкої сталі 10ГН2МФА за різних режимів навантаження в умовах складного напруженого стану.

1. Гігіняк Ф. Ф., Лебедєв А. О., Шкодзінський О. К. Міцність конструкційних матеріалів при малоцикловому навантаженні за умов складного напруженого стану. – Київ: Наук. думка, 2003. – 270 с.
2. Patent України № 52107A. Способ оцінки деградації матеріалу внаслідок накопичення пошкоджень в процесі напрацювання. “Метод LM-твердості” / А. О. Лебедєв, М. Р. Музика, Н. Л. Волчек. – Чинний з 15. 01.2003.
3. Лебедев А. А., Музика Н. Р., Волчек Н. Л. Определение поврежденности конструкционных материалов по параметрам рассеяния характеристик твердости // Пробл. прочности. – 2002. – № 4. – С. 5 – 12.
4. Писаренко Г. С., Лебедев А. А. Деформирование и прочность материалов при сложном напряженном состоянии. – Киев: Наук. думка, 1976. – 416 с.
5. Лебедев А. А., Маковецкий И. В., Музика Н. Р., Швец В. П. Исследование процессов деформирования и накопления повреждений в стали 10ГН2МФА при малоциклическом нагружении // Пробл. прочности. – 2008. – № 2. – С. 5 – 25.
6. Лебедев А. А., Швец В. П. Оценка поврежденности конструкционных сталей по параметрам рассеяния характеристик твердости материалов в нагруженном и разгруженном состояниях // Там же. – 2008. – № 3. – С. 29 – 37.
7. Лебедев А. А., Ковальчук Б. И., Гигиняк Ф. Ф., Ламашевский В. П. Механические свойства конструкционных материалов при сложном напряженном состоянии. – 3-е изд. перераб. и доп. – Киев: Издательский дом “Ин Юре”, 2003. – 540 с.

Поступила 21. 06. 2009