

УДК 621.791

## ОЦЕНКА СКЛОННОСТИ СВАРНЫХ УЗЛОВ КОНСТРУКЦИЙ СЕВЕРНОГО ИСПОЛНЕНИЯ К ОБРАЗОВАНИЮ ХОЛОДНЫХ ТРЕЩИН

©2018 О.И. Слепцов, М.Н. Сивцев, Г.Н. Слепцов, Н.Н. Харбин

ФБГУН Институт физико-технических проблем Севера имени В.П. Ларионова СО РАН, г. Якутск

Статья поступила в редакцию 08.05.2018

Рассмотрены вопросы повышения прочности тавровых сварных соединений. Разработаны технологические мероприятия по повышению сопротивляемости сварных узлов конструкций северного исполнения холодным трещинам. Показана возможность повышения технологической прочности при многопроходной сварке. При создании литой структуры в околосшовной зоне за счет предварительной наплавки на свариваемые кромки снижается вероятность возникновения ламелярных трещин. Экспериментально обосновано применение расчетных методов для разработки технологического режима сварки и выбора температуры предварительного подогрева в условиях низких климатических температур.

**Ключевые слова:** высокопрочные низколегированные стали, холодные трещины, тавровые соединения, ламелярные трещины, предварительный подогрев.

Как известно, при сварке в условиях низких температур наблюдается увеличение скорости охлаждения сварного соединения, что существенно понижает прочность к образованию холодных трещин. При монтажной и ремонтной сварке на горнодобывающей технике, в условиях низких температур наряду со стыковыми применяются угловые и тавровые сварные соединения. Однако из этих сварных соединений пониженной технологической прочностью обладают тавровые соединения из-за склонности образования ламелярных трещин. Возникновение таких трещин обуславливают нагружением зоны термического влияния по направлению толщины свариваемого листа, и наличием в составе стали неметаллических включений. В данной работе приведены технологические аспекты, снижающие вероятность возникновения ламелярных трещин в тавровых сварных соединениях.

В процессе исследования причин этого явления в работе [1], установлены разрушающие напряжения для тавровых и угловых сварных соединений при консольном изгибе по методике ЛТП-2 и ЛТП-3. При испытании тавровых образцов напряжения были направлены поперёк толщины листа, а при испытании угловых соединений – вдоль плоскости листа. На основе анализа результатов исследований сделан вывод, что минимальное разрушающее напряжение –  $\sigma_{pmin}$  для тавровых соединений, при одинаковых условиях сварки, гораздо ниже, чем для угловых соединений. Это обусловлено неметаллическими включениями, которые при прокате листовой стали принимают плоскую форму и направлены вдоль плоскости листа и обуславливают анизотропию механических свойств [1, 2]. Разница при испытаниях угловых и тавровых соединений составляет от 100 до 200 МПа. Однако одинаковый уровень  $\sigma_{pmin}$  для обоих типов сварных соединений после электрошлакового переплава, установленное в работе [1], объясняется снижением содержания серы от 0,027 до 0,007% после переплава, что исключает склонность высокопрочных низколегированных сталей 14Х2ГМР и 14ХМНДФР к ламелярным трещинам.

Несомненно, наиболее распространенным методом повышения прочности сталей к образованию холодных трещин является предварительный подогрев, который снижает скорость охлаждения сварного шва, а также прокалка электродов, которая эффективно уменьшает содержание диффузионного водорода в металле шва. Однако использование предварительного подогрева в зимнее время для крупногабаритных деталей, требует больших энергетических затрат и времени. При недостаточной оснащенности ремонтных баз в полевых условиях невозможно обеспечить требуемую температуру предварительного подогрева. Поэтому необходимо искать пути снижения температуры предварительного подогрева или исключения этой операции из технологического цикла.

Слепцов Олег Ивкентьевич, доктор технических наук, профессор, главный научный сотрудник отдела «Технологии сварки и металлургии». E-mail: oisleptsov@mail.ru  
Сивцев Михаил Николаевич, кандидат технических наук, старший научный сотрудник отдела «Технологии сварки и металлургии». E-mail: sivtsev\_mt@mail.ru  
Слепцов Гавриил Николаевич, врио заведующего отделом, младший научный сотрудник отдела «Технологии сварки и металлургии». E-mail: slepzovgn@mail.ru  
Харбин Николай Николаевич, научный сотрудник отдела «Технологии сварки и металлургии». E-mail: kharbin@mail.ru

Температуру предварительного подогрева, исключающую появления холодных трещин, для тавровых соединений можно оценить на следующей формуле [3]:

$$T(^{\circ}\text{C}) = 146 P_{\text{HA}} - 55, \quad (1)$$

где  $P_{\text{HA}}$  – параметр трещиностойкости, равный

$$P_{\text{HA}} = \lg(\lambda H_D) + F, \quad (2)$$

где  $\lambda$  – коэффициент равный 0,6 для электродов с основным типом покрытия;

$H_D$  – содержание диффузионного водорода в наплавленном металле, определенный по глицериновому методу (мл/100 г);

$F$  – Параметр жесткости сварного соединения.

Для приведенных толщин 18 мм тавровое соединение со стенкой 16 мм и полкой 10 мм он будет иметь следующий вид:

$$F = (7,17 + 1,54 \cdot 10^{-3} \cdot 1600) P_{\text{cm}} - 0,121 \cdot 10^{-3} \cdot 1600 - 1,92, \quad (3)$$

где  $P_{\text{cm}}$  – эквивалент углерода по Ито-Бессио равный

$$C + \frac{Mn + Cr + Cu}{20} + \frac{Si}{30} + \frac{Ni}{60} + \frac{Mo}{15} + \frac{V}{10} + 5B. \quad (4)$$

Значения температуры предварительного подогрева, рассчитанная по формулам (1-4) для стали 14Х2ГМР при сварке с погонной энергией 17 кДж/см приведены в (табл. 1), а химический составы стали 14Х2ГМР и наплавленного металла от использованных электродов на (табл. 2).

Из расчетов видно, что температура предварительного подогрева сильно зависит от содержания диффузионного водорода в наплавленном металле, поэтому особое внимание должно уделяться подготовке сварочных материалов. Обычно, при сварке непрокаленными электродами с основным типом покрытия содержание диффузионного водорода в наплавленном металле 10 мл/100 г и более; после просушки при

200°С в течении 2 часов - 5-6 мл/100 г, при высокотемпературной прокалке при 400°С в течении 2 - 2,5 часа около 2 мл/100 г.

Известным фактом является, то что более прочный наплавленный металл способствует образованию околосшовных холодных трещин путем отрыва по зоне термического влияния [4]. Как сказано выше, низкая технологическая прочность тавровых соединений образованию холодных трещин обуславливается не столько самими неметаллическими включениями, а их ориентацией, которая ведет к анизотропии механических свойств. Металл в направлении толщины проката ослаблен неметаллическими включениями, поэтому прочностные характеристики, а также пластичность в этом направлении являются более низкими по сравнению с другими направлениями. Исходя из этого, тавровые соединения могут быть выполнены электродами пониженной прочности, тогда как стыковые и угловые соединения должны свариваться равнопрочными электродами.

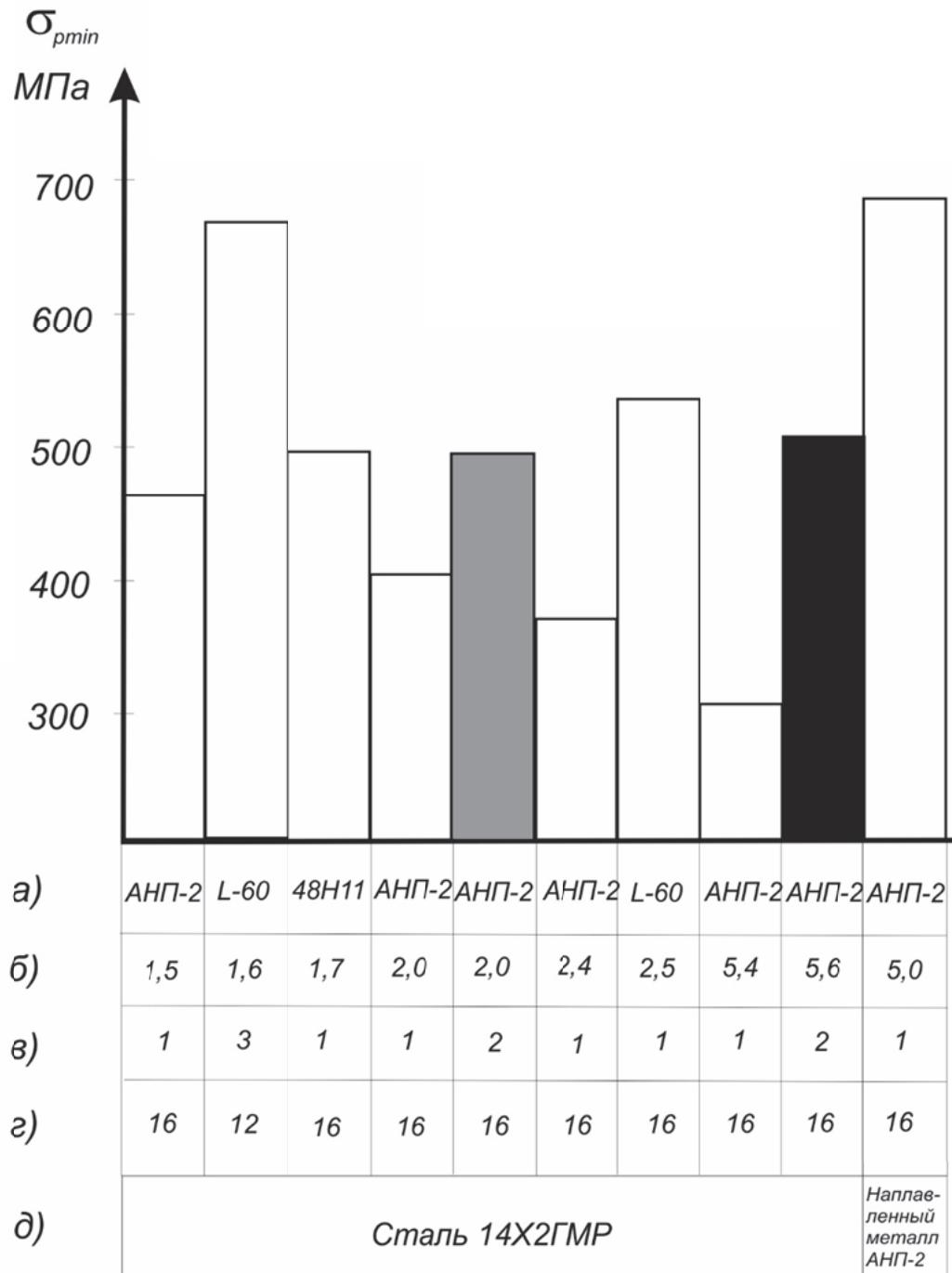
Полученные при сварке в условиях низких температур время (-40°С), результаты по определению склонности тавровых соединений образованию холодных трещин показали, что электроды легированные одинаковыми химическими элементами при снижении прочности (48НИ по отношению АНП-2) повышают  $\sigma_{\text{pmin}}$  (рис.1). Применение электродов с пониженной прочностью, например L-60, при погонной энергии 15-16 кДж/см, не повышает технологическую прочность. Увеличение погонной энергии приводит к большему повышению технологической прочности. Увеличение погонной энергии при сварке в условиях низких температур необходимо не только для повышения технологической прочности, но и для обеспечения достаточной хладостойкости сварных соединений [5].

**Таблица 1.** Значения температуры предварительного подогрева, рассчитанная по формулам (1-4) для стали 14Х2ГМР

$H_{\text{диф}}(\text{мл}/100 \text{ г})$	2	3	4	5	6
$T_{\text{под}}(^{\circ}\text{C})$	126	151	170	184	195

**Таблица 2.** Химический состав стали 14Х2ГМР и наплавленного металла использованных электродов

Материал	Содержание легирующих элементов %							$\sigma_b$	$\sigma_{0,2}$
	C	Mn	Si	Cr	Ni	Mo	B	МПа	
Сталь 14Х2ГМР	0,15	1,10	0,32	1,5	0,011	0,45	0,004	720	650
Электрод АНП-2	0,09	1,0	0,34	0,52	1,6	0,35	-	760	670
Электрод L- 60	0,1	1,32	0,32	0,63	0,63	0,25	-	630	520
Электрод 48Н11	0,08	0,9	0,32	0,35	2,25	0,35	-	650	540



**Рис. 1.** Технологическая прочность сварных соединений низколегированной высокопрочной стали при  $-40^{\circ}\text{C}$  (серый цвет температура между проходами  $100\text{-}120^{\circ}\text{C}$ , черный цвет –  $230\text{-}260^{\circ}\text{C}$ ):  
а – марка электрода; б – содержание диффузионного водорода в наплавленном металле (мл/100 г);  
в – число проходов; г – погонная энергия сварки (КДж/см); д – основной материал

С учетом вышеуказанного, при изменении прочностных характеристик присадочного материала должно выполняться условие [6].

$$\sigma_{T_0} \cdot S = \sigma_{T_1} \cdot S_0, \quad (5)$$

где  $s_{T_0} S$ ,  $S_0$  – предел текучести и сечение шва при сварке равнопрочным по отношению к основному металлу присадочным материалом;

$\sigma_{T_1}$ ,  $S_0$  – предел текучести и сечение шва при сварке неравнопрочными присадочными материалами.

Для случая сварки менее прочными электродами сечение должно быть увеличено в  $s_{T_0}/\sigma_{T_1}$  раз. Это можно осуществить увеличением погонной энергии.

При многопроходной сварке зона термического влияния претерпевает многократную термическую обработку, которая приводит к снижению твердости и измельчению зерна в данной зоне [4, 6]. Также при многопроходной сварке существенно увеличивается время нахождения сварного соединения выше темпе-

туры 100°C, что способствует выделению диффузионного водорода из сварного соединения. Все эти факторы должны способствовать повышению сопротивляемости сварных соединений. Результаты проведенных экспериментов показывают существенное повышение технологической прочности при многопроходной сварке (рис.1). Наилучшие результаты получены при трехпроходной сварке электродами L-60 диаметром 3 мм, с содержанием диффузионного водорода 1,6 мл/100 г ( $\sigma_{pmin} > 650$  МПа).

Склонность к возникновению ламеллярных трещин в тавровых сварных соединениях, возможно устраниить путем создания в окколошовной зоне литой структуры [2]. Это осуществляется предварительной наплавкой на свариваемые кромки. В этом случае, наплавленный сварочными электродами металл содержит меньшее количество углерода, то предварительная наплавка менее склонна к образованию закалочных структур, чем основной металл. Испытание тавровых соединений предварительно наплавленных электродами АНП-2 образцов из стали 14Х2ГМР показали высокое значение  $\sigma_{pmin} \approx 650$  МПа (рис.1). Если  $\sigma_{pmin}$  равно или выше  $\sigma_T$  основного металла, то такое сварное соединение является устойчивым против образования холодных трещин [7] и предварительный подогрев в этом случае исключается из технологического цикла сварочных работ. Так как для стали 14Х2ГМР  $\sigma_{pmin}$  составляет порядка 620-650 МПа, то этому требованию соответствуют только многопроходная сварка и сварка с предварительной наплавкой электродами после высокотемпературной прокалки (рис.1). А остальные варианты сварки ведут к снижению температуры предварительного подогрева. Связь  $\sigma_{pmin}$  с температурой предварительного подогрева можно оценить по следующей формуле [8]:

$$T_{\text{под}} = 2000 - 700 \lg \sigma_{pmin}. \quad (6)$$

Увеличение минимального разрушающего напряжения повлечет за собой снижение температуры предварительного подогрева на величину

$$\Delta T_{\text{под}} = -700 \lg \left( \frac{\sigma_{pmin}^1}{\sigma_{pmin}^0} \right), \quad (7)$$

где  $\sigma_{pmin}^0$  – минимальное разрушающее напряжение при однопроходной сварке равнопрочными электродами (АНП-2),  $\sigma_{pmin}^1$  – минимальное разрушающее напряжение при других вариантах сварки.

Например, при сварке электродами L-60 диаметром 5 мм температура предварительного подогрева может быть снижена на 105°C и при содержании водорода около 15 мл/100 г можно варить этими электродами без предварительного подогрева. Электроды 48Н11 повышают технологическую прочность на 35-40 МПа и,

следовательно, снижают температуру предварительного подогрева только на 26°C.

При двухпроходной сварке электродами АНП-2 при температуре между проходами 100-120°C повышение  $\sigma_{pmin}$  составляет 80 МПа, а снижение температуры предварительного подогрева -55°C. Если температуру между проходами поддерживать в интервале 230-260°C, то повышение  $\sigma_{pmin}$  возрастает на 200 МПа, температуре предварительного подогрева снизится на 155°C и при содержании водорода не менее 2,5-3 мл/100 г предварительный подогрев может быть исключен.

## ВЫВОДЫ

1. Многопроходная сварка электродами после высокотемпературной прокалки и сварка с предварительной наплавкой существенно повышают технологическую прочность, что позволяет исключить предварительный подогрев при сварке тавровых соединений из низколегированных высокопрочных сталей толщиной 16 мм при низких температурах.

2. Применение электродов марки 48Н11, с содержанием 2% Ni дают максимально повышают технологическую прочность. Сварка электродами, не обеспечивающими равнопрочность с основным металлом, незначительно увеличивает технологическую прочность в зависимости от химического состава наплавленного металла.

3. Возникновение ламеллярных трещин в тавровых сварных соединениях можно предупредить путем создания в окколошовной зоне литой структуры предварительной наплавкой свариваемых кромок.

## СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

1. Макаров Э.Л. Холодные трещины при сварке легированных сталей. М: Машиностроение, 1981. 247 с.
2. Abyazi A., & Ebrahimi A. R. Characterization of inclusions causing lamellar tearing in S355N. Sahand University of Technology, Tabriz, Iran, 2009.
3. Suzuki H., Yurioka N. Prevention against cold cracking by the hydrogen accumulation cracking parameter PHA (I). Doc-11W-IX-1232-82, p.24.
4. Повышение прочности сварных металлоконструкций горнодобывающей и транспортной техники в условиях Севера / О.И. Слепцов, Б.С. Шульгинов, В.Е. Михайлов, М.Н. Сивцев, Г.Н. Слепцов. Новосибирск: Наука, 2012. 183 с.
5. Слепцов О.И. Технологическая прочность сварных соединений при низких температурах. Новосибирск: Наука, 1984. 104 с.
6. Островская С.А. Влияние технологии сварки на размеры нагруженных угловых швов сварных соединений из низкоуглеродистых сталей  $\sigma_T = 45$  кгс/мм<sup>2</sup>. Киев: ИЭС, 1978. 20 с.
7. North T.H., Rotwell A.B., Grower A.G. et al. Weldability

- of high-strength pipe steels. - Welding Journal, 1982, № 8, pp.243-257.
8. *Yurioka N., Suzuki H., Okomura M., et al.* Carbon equivalents to assess cold cracking sensibility and hardness of steel welds – Nippon steel technical report, 1982, № 20, pp.61-79.

## ESTIMATION TENDENCY OF WELDED UNITS DESIGNS OF NORTHERN EXECUTION TO FORMATION OF COLD CRACKS

© 2018 O.I. Sleptsov, M.N. Sivtsev, G.N. Sleptsov, N.N. Kharbin

Institute of Physical and Technical Problems of the North named after V.P. Larionov, SB RAS, Yakutsk

The problems of increasing the strength of T-welded joints are considered. Technological actions for increase resilience of welded units of designs of northern execution to cold cracks were developed. In this work, the possibility of increasing the technological strength in multi-pass welding was shown. When creating a cast structure in the weld zone to pre-surfacing on welded edges, the failure probability of lamellar cracks is reduced. It has been found experimentally that, using of computational methods for the development of the technological mode of welding and selection of the preheating temperature in conditions of low climatic temperatures.

*Keywords:* high-strength low-alloy steels, cold cracks, T-joints, lamellar cracks, preheating.

---

*Oleg Sleptsov, Doctor of Technics, Professor, Chief Research Fellow at the Technologies of Welding and Metallurgy Department. E-mail: oisleptsov@mail.ru*  
*Mikhail Sivtsev, Candidate of Technics, senior Research Fellow at the Technologies of Welding and Metallurgy Department. E-mail: sivtsev\_mn@mail.ru*  
*Gavriil Sleptsov, Acting Head of Department, Associate Research Fellow at the Technologies of Welding and Metallurgy Department. E-mail: slepzovgn@mail.ru*  
*Nikolay Harbin, Research Fellow at the Technologies of Welding and Metallurgy Department.  
E-mail: kharbin@mail.ru*