УДК: 621.785

## ВЛИЯНИЕ ВИДА ПЛАЗМООБРАЗУЮЩЕГО ГАЗА НА СТРОЕНИЕ И ТВЕРДОСТЬ УПРОЧНЕННОГО СЛОЯ

## В.Н. Крымов, к.т.н., доцент Н.С. Назина, студент

Донецкий национальный технический университет , Донецк, ДНР Кафедра физического материаловедения

Крымов В.Н., Назина Н.С. Целью данной работы являлось исследование влияния вида плазмообразующего газа на строение и твердость упрочненного слоя стали. Установлено, что применение углекислого газа в качестве плазмообразующего приводит к заметному снижению погонной энергии при плазменном упрочнении. При обработке аргоновой низкотемпературной плазмой образцов стали 40X с различной исходной структурой микротвердость зоны оплавления закономерно отличается. Исходная структура стали 40X оказывает влияние на твердость упрочненного слоя как в зоне оплавления, так и в зоне термического влияния.

Ключевые слова: плазма, упрочнение, микротвердость, структура, свойства

Krymov V.N., Nazina N.S. The purpose of this work was to study the effect of the type of plasma-forming gas on the structure and hardness of the hardened steel layer. It is established that the use of carbon dioxide as a plasma-forming leads to a noticeable decrease in the linear energy during plasma hardening. The microhardness of the reflow zone naturally differs when processing 40x steel samples with different initial structure with low-temperature argon plasma. The initial structure of 40x steel affects the hardness of the hardened layer both in the reflow zone and in the heat affected zone.

Key words: plasma, hardening, microhardness, structure, properties.

**Введение.** Плазменное поверхностное упрочнение применяется в промышленности уже на протяжении 40-50 лет. Опыт внедрения в химии и металлообрабатывающей промышленности показал высокую эффективность [1, 2] плазменных технологий. Преимуществами низкотемпературной плазмы являются большая тепловая мощность, сравнительно низкие капитальные затраты, простота, гибкость технологических параметров.

Для поверхностного термического упрочнения в качестве плазмообразующего газа наиболее часто применяют аргон. Инертный газ позволяет использовать легко окисляющийся вольфрам в качестве катода и, одновременно, защищать от окисления поверхность изделия. Это свойство особенно важно при обработке с оплавлением поверхности. В различных процессах могут приме-

няться другие газы как активные, так и слабо взаимодействующие с материалами.

Плазменной обработке подвергали образцы из сталей 40X и 70 с размером 10х8х25 мм. Образцы из стали 40X предварительно подвергали различной термической обработке: полному отжигу, закалке с высоким отпуском и нормализации. Обработку вели на установке, включающей газобаллонное оборудование, плазмотрон и устройство его перемещения. На одной из граней образцов наносили одну или несколько упрочненных дорожек. Силу тока изменяли в диапазоне 75-105 А, Расход плазмообразующего газа 5-7 л/мин. Скорость перемещения плазмотрона изменяли в пределах 5-10 мм/с.

Обработка поверхности велась с наложением упрочненных дорожек, что хорошо заметно по микроструктуре, особенно углеродистой стали. Обработку поверхности вели с перекрытием. Коэффициент перекрытия составлял 30-40 %.

*Материал и методы.* В сталях, содержащих доэвтектоидный феррит, увеличение погонной энергии сопровождается понижением средней концентрации углерода в аустените за счет его диффузии в феррит и соответствующим снижением устойчивости аустенита. Мартенсит, образующийся в результате охлаждения негомогенного по углероду аустенита, наследует эту микрохимическую неоднородность, причем доля низкоуглеродистого мартенсита возрастает, а остаточного аустенита уменьшается.

Зона оплавления (ЗО) встречается, преимущественно, на стали 70, видимо, из-за большего содержания углерода в ней и, соответственно, более низкой температуры солидус. Ее структура представлена значительным количеством остаточного аустенита и мартенситом (рис.1). Измерить микротвердость ЗО на поперечном шлифе неудается из-за малой толщины этого слоя.



a

б



В

а, – поверхность; б – средина ЗТВ; в – исходная структура Рисунок 1 – Микроструктура образца из стали 70,упрочненного CO<sub>2</sub> плазмой а – x50, б-г – x400

Анализ изменения микроструктуры при переходе от исходной структуры к зоне термического влияния (ЗТВ) показывает, что аустенитно-мартенситные полосы (рис. 1 в, г) соответствуют именно ферритным полосам в исходной структуре.

Структура ЗО образцов, обработанных аргоновой плазмой представлена довольно крупноигольчатым мартенситом (рис. 2).





б



В

а – зона оплавления; б, в – зона термического влияния Рисунок 2 – Микроструктура слоя на стали 40Х, упрочненного аргоновой

## плазмой, х500

**Результаты исследования.** В образцах, обработанных  $CO_2$  плазмой 3О выглядит в виде белого нетравящегося слоя. Можно предположить, что из-за малой толщины слоя скорость охлаждения 3О этих образцов была намного выше. Это привело к образованию слоя с аустенито-мартенситной структурой. Меньшее значения погонной энергии привели к тому, что в 3TB образцов при нагреве произошла неполная аустенитизация и вместе с мартенситом содержится исходный перлит. Видимо этим объясняется пониженная твердость 3TB этих образцов (рис. 3). Микротвердость 3O на поперечных шлифах определить не удалось из-за малой толщины этой зоны.

Исходная неоднородность структуры стали 70 приводит к крайне неоднородной твердости 3TB. На рисунке 3 представлен график распределения микротвердости на глубине 60 мкм, по сечению образца. Из графика видно, что даже на такой небольшой глубине отсутствие гомогенизации приводит к колебаниям микротвердости более, чем в 2 раза.

Отсутствие четкой периодичности в изменении микротвердости связано со сложным соотношением между шириной единичных упрочненных дорожек, их перекрытием и расстоянием между ферритными полосами в стали. В зонах перекрытия твердость падает в результате самоотпуска.



Расстояние поперек дорожек, мкм

Рисунок 3 – Распределение микротвердости на образце из стали 70 по ширине 3TB на глубине 60 мкм от поверхности

На рис. 4 представлен график распределения микротвердости по глубине упрочненного слоя стали 40Х после плазменного упрочнения аргоном.



Исходная структура: 1 – сорбит отпуска; 2 – видманштеттова структура; 3- феррит + перлит Рисунок 4- Распределение микротвердости по глубине упрочненного слоя стали 40X с различной исходной структурой

**Выводы.** Можно отметить, что, не смотря на одинаковый режим обработки и визуально видимую структуру, микротвердость ЗО у трех образцов отличается. Наибольшую твердость имеет образец с исходной структурой сорбита отпуска.

Таким образом, погонная энергия плазмы, полученной с использованием углекислого газа ниже, чем аргоновой плазмы. Это приводит к нагреву (при выбранных параметрах обработки) до температуры выше температуры плавления стали более тонкого слоя. Соответственно глубина ЗТВ также уменьшается.

## Список литературы

1. Лещинский, Л. К. Плазменное поверхностное упрочнение / Л. К Лещинский, С.С. Самотугин, М.И. Пирч. – К.: Техніка, 1990.-109 с.

2. Денбновецкий, С. В. Физические основы генерации плазмы в ионно-плазменных установках технологического назначения / С.В. Денбновецкий, В. Т. Барченко, Л. Н. Шмырева. - К.: УМКВО, 1989.-152с.